化合物半导体 でCOMPOUND CHINA

2024年 6/7月



如何整合硅和 Ⅲ-V 族



双势垒阳极结构实 现0.36 V导通电压时 10 kV击穿电压的横 向GaN肖特基势垒 二极管



扩展5G和6G的III-V 技术







www.compoundsemiconductorchina.net

化合物半 导体钝化

ZnSe SiN Oxide

RIBER's CPS 钝化工具

超高真空阻 止氧化

激光表面钝化 台面侧壁钝化 化合物半导体钝化





info@riber.com www.riber.com INNOVATIVE SOLUTIONS FOR SEMICONDUCTOR INDUSTRY



国际知名媒体授权 引领全球高新科技信息



服务于机器视觉设计、电子制造、激光/光电子、射频/微波、化合物半导体 半导体制造、洁净及污染控制、电磁兼容等领域的专业读者及与会者



化合物半导体 ᠃ ᠃ COMPOUND CHINA

2024年 6/7月



封面故事 Cover Story

27 应用AIN的极端温度器件

Extreme-temperature devices using AIN

许多人类活动正在扩展到极端环境,通常是为了开发资源。这使得探索向各个方向发展,包括地下深处、海洋深处和深空。在所有这些环境中,温度都是极端的——金星表面、深井钻探以及工作中发动机内部空间的温度都超过300°C。GaN的有效施主浓度高达1016 cm³;不可能形成p型Ga₂O₃层;金刚石在700°C左右开始与氧气发生反应。与之形成鲜明对比的是,AIN没有明显缺陷,并且具有热稳定性和可控掺杂性。由于这些特性,我们筑波大学的团队一直将所有注意力都集中在AIN上,旨在开发极端温度器件。 - Hironori Okumura、筑波大学

编者话 Editor's Note

04 硅光子集成芯片技术和产业化进展

Progress in Silicon Photonics Integrated Chip Technology and Industrialization - 陆敏

业界动态 Industry

- 05 2024半导体先进技术创新发展和机遇大会圆满收官! 千人盛会"燃"爆全场,60+重要报告,首发最新技术成果! The 2024 Advanced Technology Innovation and Development Conference for Semiconductors has concluded successfully! A grand gathering of a thousand people has ignited the whole venue, with more than 60 important presentations and the first release of the latest technological achievements!
- ()8 VECSEL是迈向量子互联网的一步 VECSELS are a step towards the quantum Internet
- ()8 ST宣布50亿欧元在意新建8英寸SiC工厂 ST announces a new 8-inch SiC factory in Italy with an investment of 5 billion euros
- ()9 英飞凌德国功率半导体工厂最终建设许可获批,投资50亿欧元 Infineon's German power semiconductor factory has finally received construction permission, with an investment of 5 billion euros
- ()9 三菱电机熊本SiC晶圆厂将提前5个月投运 Mitsubishi Electric's Kumamoto SiC wafer factory will be put into operation five months ahead of schedule
- 10 NCT生长出6英寸氧化镓晶体 NCT grows 6-inch gallium oxide crystal
- 麻省理工学院和PhotonDelta发布PIC路线图 MIT and PhotonDelta announce PIC roadmap

九峰山实验室专栏 JFS Laboratory Column

11 氧化镓材料综述

Overview of Gallium Oxide Materials

- 黄俊, 孟标, 刘兴林, 徐少东, 彭若诗, 袁俊, 魏强民, 九峰山实验室

关于雅时国际商讯 (ACT International)

ACT → 雅时国际传媒集团成立于1998年,在高增长的中国市场上为众多高科技领域提供服务。通过其产品系列,包括印刷和数字媒体以及会议和活动,雅时国际 INTERNATIONAL 为国际营销公司和本地企业提供了进入中国市场的机会。雅时国际的媒体品牌为电子制造、机器视觉系统。激光光子学、射频/微波系统设计、洁净室/污 染控制和半导体制造,化合物半导体,工业AI等领域的20多万名专业读者和受众提供服务,雅时国际也是一些世界领先的技术出版社和活动组织者的销售代表。雅时国际的总部设在香港,在北京、上海、深圳和武汉设有分公司。www.actintl.com.hk



扫一扫 免费下载电子书

[《]化合物半导体》中国版(CSC)是全球量重要和最权威的杂志Compound Semiconductor的"姐妹"杂志,亦是中国唯一专注于化合物半导体产业的权威杂志,重点介绍国外先进 技术和产业化经验,促进国内产业发展,为国内读者提供化合物半导体行业的专业知识。内容涵盖晶体的特性研究,器件结构的设计,生产中用到的材料、设备、软件、测 量、厂房设施,以及有关市场分析和动态。

COMPOUND CHINA

2024年 6/7月



Contents

宽禁带半导体国家工程研究中心专栏 WBS Column

20 超宽禁带半导体材料与器件研究进展

Research Progress on Ultra-Wide Bandgap Semiconductor Materials and Devices

- 何云龙,陆小力,孙静,张金风,郑雪峰,马佩军,马晓华,郝跃, 宽禁带半导体国家工程研究中心

技术 Technology

32 如何整合硅和III-V族

How to integrate silicon and III-Vs - Eugene Fitzgerald, Fayyaz Singaporewala, Daniel Lepkowski 추 Johanne Chu, New Silicon 소리

36 双势垒阳极结构实现0.36 V导通电压时10 kV击穿电压的横向GaN肖特基 势垒二极管

A lateral AlGaN/GaN Schottky barrier diode with 0.36-V turn-on voltage and 10-kV breakdown voltage by using double-barrier anode structure - 南京大学:徐儒,陈鹏*,刘先程,陈敦军,谢自力,叶建东,修向前,张荣*,郑有料*

南京信息工程大学:徐儒,赵见国,万发雨,常建华江苏能华微电子科技发展有限公司:朱廷刚

43 扩展5G和6G的III-V技术

Scaling III-V technologies for 5G and 6G - Nadine Collaert,来自IMEC

48 MBE:改变硅基氮化镓射频的游戏规则 MBE:A game changer for GaN-on-silicon RF

- 来自Easygan 公司的 ANDRE BONNADOT、ELODIE CARNEIRO 和 STEPHANIE RENNESSON 和来自CNRS-CREA CÔTE D'AZUR大学的 FABRICE SEMOND

科技前沿 Research Review

- 53 GaN VCSELs: 生产流程的精细化 GaN VCSELs: Refining the production process
- 54在N极性GaN上实现低接触电阻Realising a low contact resistance on N-polar GaN
- 55 Ga₂O₃:提高栅极介电性能 Ga₂O₃: Improving the gate dielectric

56 广告索引 Advertisement Index

《化合物半导体》编委会 (排名不分先后)

张国义教授 北京大学东莞光电研究院常务副院长,中国有色金属学会宽禁带半导体专业委员会常务副主任 王新强教授 北京大学博雅特聘教授,博导
孙 钱博士 中国科学院苏州纳米技术与纳米仿生研究所研究院、博导、副主任 刘红超博士 安徽长飞先进半导体有限公司首席科学家
李哲洋博士 怀柔实验室 资深技术专家 教授级高工,博导
李顺峰博士 苏州半导体激光创新研究院 执行院长
佟存桂教授 中科院长春光学精密机械与物理研究所 常务副主任/研究
陈明祥教授 华中科技大学/式汉利之达科技 教授/首席专家
周贞宏博士 BelGan CEO
张昭宇教授 香港中文大学 (深圳)理工学院副教授 深圳半导体激光器重点实验室主任
孙海定博士 中国科学技术大学微电子学院 研究员、博导
钮应喜博士 中国科学院半导体研究所,教授级高工
郑中屏博士 台湾工业研究院光电所资深研究员、台湾鵰正光电创建人,佛山照明LED事业部创建人
郑小鹿博士 营口夭维半导体制造有限公司创办人,功率半导体材料和器件的行业独立顾问





专注于化合物半导体、 硅材料、集成电路(IC)、 微机电系统(MEMS) 等领域。



北京华林嘉业科技有限公司 Beijing CGB Technology Co., Ltd

网 址: http://www.cgbtek.com 电 话: 0316-7678695 400-650-7658 北方制造基地:河北省廊坊市、香河机器人产业港二坝A树 华东服务中心:无锡市新吴区IC设计大厦B1003-1004



硅光子集成芯片技术和产业化进展

近日,中国科研团队成功开发出可批量制造的新型"光学硅"芯片引发了业界高度 关注,团队联合开发了超低损耗钽酸锂光子器件微纳加工方法,结合晶圆级流片工艺, 成功制备出钽酸锂光子芯片。而该芯片所展现出的特性有望为突破通信领域速度、功耗、 频率和带宽四大瓶颈问题提供解决方案,并在低温量子、光计算、光通信等领域催生革 命性技术。这不仅标志着硅光子技术的又一里程碑,也预示着该领域将为未来通信、计 算和传感等应用带来革命性的影响。硅光子集成芯片技术,作为微电子和光电子技术融 合的产物,是现代信息技术发展的关键驱动力之一。它通过在硅基材料上集成光电子元 件,实现了光信号的生成、调制、传输和检测等功能,对于提高数据传输速率、降低能耗、 减小体积具有重要意义。根据知名咨询机构的研报,2024年硅光子市场规模约25亿美元, 预计到 2029 年将达到 89.6 亿美元,年复合增长率为 29%。

硅光子技术的发展可以追溯到 20 世纪 70 年代的贝尔实验室,当时科学家们开始探 索在硅基材料上集成光电子元件的可能性。1980年代,随着微电子工艺的进步,硅光子 技术开始获得实质性的发展。到了21世纪初,随着互联网和移动通信的爆炸性增长,硅 光子技术迎来了快速发展期。关键技术进步主要包括光波导的设计与制造、高效率的光 调制器和探测器和光电子集成平台的开发。硅光子集成芯片技术在量子通信领域的最新 研究进展主要集中在以下几个方面:超导硅光子芯片,南京大学与中山大学的研究人员 合作开发了一种基于超导硅光子学的芯片,首次实现了独立于测量设备的量子密钥分发 (MDI-QKD) 系统。单光子探测器 (SNSPD),单光子探测器是量子密钥分发 (QKD) 的 关键元件,非常适合光子芯片集成以实现实用和可扩展的量子网络。通过利用集成光波 导的 SNSPD 独特的高速特性,可以显著提高量子通信系统的性能。全芯片 QKD 系统, 尽管光源和 SPD(单光子探测器)的集成仍然具有挑战性,但近年来已有一些基于硅的 QKD器件的原理验证演示报告。这表明硅光子技术在全芯片QKD系统中的应用前景广阔。 集成微腔光梳驱动的新型硅基光电子片上集成系统,北京大学王兴军教授课题组和加州 大学圣芭巴拉分校 John E. Bowers 教授课题组在《自然》杂志上报道了由集成微腔光梳驱 动的新型硅基光电子片上集成系统,这一突破为硅光子技术在量子通信中的应用提供了 新的可能性。全光纤集成和硅光子集成技术,清华大学电子工程系张巍教授结合硅光子 集成、微纳光电材料和光纤光学,通过"全光纤集成"和"硅光子集成"的技术路线发 展光量子器件和光量子芯片,以此为基础推动量子通信、量子成像和量子网络的技术创 新和实际应用。代表性公司如 Intel、台积电和 Luxtera 等,都在硅光子技术的发展上做出 了重要贡献。这些公司不仅推动了技术的进步,还通过商业化应用,加速了硅光子技术 的产业化进程。目前全球硅光子芯片市场的主要生产商包括 Luxtera、OpenLight 和思科等。 其中,Luxtera 以其创新的 CMOS 光子器件技术占据较大市场份额,OpenLight 则在集成 激光器和调制器的技术应用方面表现突出,根据 Yole 的数据, Luxtera 在硅光子市场中的 占有率为35%。他们曾研发世界第一款CMOS光子器件。OpenLight已经开发出了多项 技术,可将磷化铟集成到硅光子芯片中,用来制造驱动光子电路的集成激光器、调制器等。 这些技术的应用使得 OpenLight 在硅光子芯片的集成和性能方面具有显著优势。

展望未来,这一领域也面临着不少挑战。技术层面上,如何进一步提高集成度、降 低成本、提升性能是当前的主要难题,还包括解决硅光子集成芯片生产中的热、光和电 串扰问题。产业层面上,封装和测试环节也是硅光子芯片产业链中的关键部分,这些环 节需要高度精确的操作和复杂的设备支持,以确保芯片的性能和可靠性。随着量子计算、 人工智能等新兴技术的发展,硅光子技术有望进一步融合,形成更加高效、智能的光电 子系统。硅光子集成芯片技术,作为光电子领域的前沿技术,正逐渐成为推动信息技术 发展的关键力量。





社长 Publisher 麦协林 Adonis Mak adonism@actintl.com.hk

荣誉顾问 Honorary advisor 郝跃院士 Academician Hao Yue

主编 Editor in Chief 陆敏 Min Lu MinL@actintl.com.hk

出版社 Publishing House

Tel: (852) 2838 6298 Fax: (852) 2838 2766

雅时国际商讯 ACT International 香港九龙 B,13/F, Por Yen Bldg, 长沙湾青山道478号 478 Castle Peak Road, 百欣大厦 Cheung Sha Wan, 13楼B室 Kowloon, Hong Kong

北京 Beijing

Tel/Fax: 86 10 64187252 上海 Shanghai Tel: 86 21 62511200 Fax: 86 21 52410030 深圳 Shenzhen Tel: 86 755 25988573 Fax: 86 755 25988567 武汉 Wuhan Tel: 86 27 82201291

UK Office

Angel Business Communications Ltd. 6 Bow Court, Fletchworth Gate, Burnsall Road, Coventry, CV56SP. UK Tel: +44 (0)1923 690200 Chief Operating Officer Stephen Whitehurst stephen.whitehurst@angelbc.com Tel: +44 (0)2476 718970



ISSN 2789-2735 © 2024 版权所有 翻印必究

2024 半导体先进技术创新发展和机遇大会圆满收 官! 千人盛会"燃"爆全场, 60+ 重要报告, 首发最 新技术成果!

5月22-23日,"2024半导体先进 技术创新发展和机遇大会"在苏州·狮 山国际会议中心成功举办。大会由雅 时国际(ACT International)主办,国家 第三代半导体技术创新中心(苏州)、 宽禁带半导体国家工程研究中心、宽 禁带半导体器件与集成技术全国重点 实验室、国家集成电路特色工艺及封 装测试创新中心承办。本次会议分为 "化合物半导体先进技术及应用大会" 和"CHIP China 晶芯研讨会"两个分 会,共3场论坛形式进行,由西安电 子科技大学、武汉大学院士领衔,众 多专家精英携手带来超60场高质量演 讲专题,同时会议还开设有展示专区, 有100+参展商、1000+参会代表赴会, 向业界展示他们的新技术、新成果。

本次大会是极具规模性的双日多 论坛会议,近千人次参加,共襄泛半 导体产业的举世盛会。大会虽已落幕, 但其学术精华值得细细品味。为期2 天的会议学术汇报高潮迭起,展区瞬 间亮点不断,整场会议"热"力十足! 让我们一起回顾精彩瞬间!



大咖云集,精彩绝伦

5月22日上午9时开幕仪式正式 开始,由ACT雅时国际商讯旗下《化 合物半导体》&《半导体芯科技》杂志 负责人程丽娜女士主持开幕仪式。雅 时国际商讯总裁 麦协林、《化合物半导 体》杂志主编 陆敏 博士分别发表大会 致辞。仪式结束后,正式进入演讲环节, 由中国科学院院士 & 西安电子科技大 学教授 郝跃率先开场,众多专家精英 携手,给大家带来了多场精彩绝伦的 专业报告。 会场合影





沈波 教授

此次大会主会场由郝跃 - 中国科学 院 院士 西安电子科技大学 教授;沈波

- 北京大学 理学部副主任,长江特聘教 授担任主持人。

《宽禁带半导体电子器件与材料的发展 思考》

郝跃 - 中国科学院 院士 西安电子科技 大学 教授



郝跃院士在本次演讲中介绍了半 导体市场的发展趋势、技术革新和国 际竞争情况,强调了集成电路在半导 体市场中的主导地位,并详细分析了 宽禁带半导体的发展前景。他还提到 了美国在半导体技术方面的新举措, 以及中国在相关领域的追赶和优势。 他对未来半导体技术的发展方向提出 五大思考,包括紧紧抓住难得的历史 机遇,将能做到的做到极致,进一步 发挥宽禁带半导体优越的特性,适度 竞争、大力协同等,尤其强调了加强 创新和前沿布局,比如全球开始6G标 准制定,到2030年全面应用,要在毫 米波氮化镓半导体器件方面及早布局。

《压电 AIN 薄膜材料及应用》

刘胜 中国科学院 院士 - 武汉大学 动力 与机械学院教授 / 院长 孙成亮-武汉敏声新技术有限公司 董事长



武汉大学及武汉敏声在氮化铝 (AIN)及钪掺杂铝(ScAIN)薄膜的 研究上取得了令人瞩目的成果。面对 高端压电 MEMS 传感器领域的严峻挑 战,成功制备了高质量的 ScAIN/AIN 薄膜样品,并通过全面的表征测试平 台验证了其卓越性能。这些薄膜在射 频滤波器、声学传感器等领域展现出 巨大的应用潜力。武汉敏声不仅优化 了制备工艺,降低了成本,还在 IP 设 计和工艺路线上拥有自主知识产权, 为我国在 MEMS 传感器领域的自主创 新提供了有力支撑。

《GaN 基第三代半导体的底层技术:大 失配异质外延》

沈波 - 北京大学 理学部副主任,长江 特聘教授



本次报告中, 沈波教授在分析大 失配异质外延物理本质基础上, 重点 介绍了北京大学近年来在氮化物大失 配异质外延生长及缺陷控制研究上取 得的进展,包括:(1) 蓝宝石衬底上 AIN、高 AI 组分 AlGaN 及其量子阱结 构的外延生长和 p 型掺杂;(2) Si 衬 底上 GaN 及其异质结构的外延生长和 缺陷控制。

《"离子刀"-半导体材料异质集成解决 方案》

欧欣 - 中科院上海微系统与信息技术研 究所 研究员



在智能时代,异质集成技术为微 电子领域带来了革命性的新型材料方 案。通过"万能离子刀"技术,欧老 师团队成功实现了高质量 SiC 单晶薄 膜与硅或其他低成本、多晶 SiC 材料 的异质集成,这一创新技术不仅大幅 降低了单片成本,还为8英寸 SiC 技 术提供了创新解决方案。在光学领域, 异质集成技术也展现出了巨大的潜力, 开辟了新的赛道,它将为智能时代的 发展提供强大的动力,推动我国在微 电子技术领域实现换道超车,引领未 来科技的发展潮流。

《SiC 功率器件的关键技术与标准建设》 姚晨 - 湖南三安半导体有限责任公司 资深 SiC 应用专家



姚总表示, SiC 功率器件随着近几 年新能源汽车市场的快速增长得到广泛 的应用,但是 SiC 不像 Si 基器件有数 十年的成熟发展,SiC 功率器件在器件 开发端以及产品应用端还存在一定的挑 战,需要半导体先进技术不断地创新与 发展。同时车规半导体的可靠性关系到 汽车的安全,所以需要持续更新的、与 实际应用紧密相关的标准来进行车规半 导体器件的可靠性保证,促进行业的健 康发展。湖南三安半导体凭借垂直整合 的优势,不仅在关键技术上持续投入, 并且与优秀的客户协同创新,促进 SiC 在新能源领域中的应用。

《原子力显微镜在化合物半导体应用》 潘涛 - Park Systems 应用总监



潘总监表示,随着中国在化合物 半导体领域不断的发展和研究,尤其 在化合物半导体的晶圆生长技术、器 件制造与应用开发都取得了一系列突 破。对于相关制备过程中的晶圆生长, 衬底及外延等 wafer 亚纳米级微观形貌 粗糙度及缺陷检测需求也愈加迫切。相 比常规光学检测分辨率低,Park NX20 工业型原子力显微镜(AFM)广泛应 用在Ⅲ-V族,Ⅱ-VI族化合物半导体 及 SiC 形貌粗糙度计量及缺陷检测等。 他在本次演讲介绍了在化合物半导体 的相关应用。

更多演讲精华请扫下方二维码获 取:





扫码回顾现场精彩瞬间



最后,本次大会取得圆满成功的 背后,更要感谢下列赞助商、产学研 机构、媒体们给予的鼎力支持,让我 们的会议更加丰富、充实。我们 2025 年再会!



承办单位:

国家第三代半导体技术创新中心(苏州)、宽禁带半导体国家工程研究中心 宽禁带半导体器件与集成技术全国重点实验室、国家集成电路特色工艺及封装测试创新中心 官方媒体:《化合物半导体》《半导体芯科技》

合作企业: axcelis Heraeus KLAT Park 帕克 OXERD RIXTRON S 纳微 Navitas

Electronics
YUNMAD Exceeded for the Next Non-All Astronomy ACCA 会社 第 第 章 換 HITACHI Inspire the Next HITACHI Inspire the Next ULVAC
▲ 「「」」」」「」」」「」」」「」」」「」」」「」」」」「」」」」」「」」」」」」
國泰公司 予
San'an KEYENCE Semianaly LSEE 小版 HOSHINE WSEFEC 他 国仪量子
SENSOFAR fechSense THERLICON 展立康 SuPro 新加加 化 化 化 化 化 化 化 化 化 化 化 化 化 化 化 化 化 化
Earlysun ≅E [®] E ^V IDENT NTCC YOULUN 6 tê & 6 merer (Transmission Construction Con
PLSINTEC CONSTRAINTS CONSTRA
支持媒体:
CASA (GaN世界) (Mill 新态咨询) (DT新加料 (Mill 回) (Ging Gan 世界) /// 芯榜
21ic 忠示院 小智広方 M 測煤汇 M 全展服务网 ASTRI ASTRI 21世紀经济报道
Weighting Weighting

VECSEL 是迈向量子互联网的一步

"量子互联网"前景广阔。它可以连接量子计算机以提 高其性能,以防黑客攻击的方式加密通信,同步原子钟以进 行卫星导航或科学实验所需的高精度测时。但是,要在现有 的光纤网络中实现量子互联网,需要量子频率转换器将光子 波长调整到电信波段(1550 nm)。Fraunhofer IAF 现已开发出 一款单模 GaSb VECSEL (垂直外腔面发射激光器),输出功 率高达 2.4W, 可作为低噪声泵浦源实现量子频率转换。1550 nm 玻璃纤维标准与迄今实现的量子比特(qubit)系统波长之 间的差异是一个障碍,因为量子比特大多在可见光谱范围或 近红外光谱范围内。研究人员需要借助量子频率转换来克服 这一障碍,量子频率转换可以改变光子的频率,同时保留其 他所有量子特性。这样就能转换到1550 nm 电信范围,实现 量子态的低损耗远距离传输。联合项目HiFi(基于创新激光器、 光纤、生产技术的最高保真度高集成度量子频率转换器)由 德国联邦教育与研究部 (BMBF) 资助,在该项目中,研究 人员正致力于实现所有必要的技术,为初始测试轨道提供效 率高、噪声低的量子频率转换器 (QFK)。弗劳恩霍夫应用固 态物理研究所(IAF)成功开发出基于 GaSb 的 VECSEL,为



Fraunhofer团队开发出用于量子频率转换的2.4W GaSb VECSEL

该项目做出了贡献。这类 VECSEL 是一种光泵浦、面发射半导体激光器,带有外部谐振器和用于选择波长的腔内滤波器。

输出功率 2.4 W, 绝对频率稳定度低于 100 kHz

HiFi 子项目协调员、Fraunhofer IAF 光电部门负责人 Marcel Rattunde 解释道:"我们开发的 VECSEL 是 HiFi 的部分 内容,它是光谱窄带泵浦源,根据所用量子比特的输出波长, 可具体覆盖 1.9 至 2.5 µm 的波长,输出功率高达 2.4 W,绝 对波长稳定度低于 2 fm。这相当于频率稳定度小于 100 kHz, 明显低于频率稳定度等级 1E-9。这一成果创下了此类激光 器的国际纪录。"Marcel Rattunde 补充道:"与项目合作伙伴 MENLO Systems GmbH 的密切合作使这一成果成为可能。我 们一起将盘形激光器锁定到一个频率梳上,而频率梳又耦合 到一个 10 MHz 的参照上。"在实验中,研究人员将发射波长 精确设定为萨尔兰大学光纤链路演示实验的目标波长 (2062.40 nm),Fraunhofer IAF 已将激光器模块移交给萨尔兰大学。除 了功率大小的调整,Fraunhofer IAF 在 HiFi 项目中最重要的研 究任务是精确了解激光器的模式行为,并识别和消除噪声源。

使用泵浦激光器进行量子频率转换

在量子频率转换中,通过非线性光学晶体中的差频过 程从信号光子中去除泵浦光子的能量。为确保低噪声过程, 泵浦光子的能量必须低于目标波长(通常为1550 nm),否 则泵浦激光器会因寄生效应而在输出信号中产生光子。将 Fraunhofer IAF 开发的 VECSEL 与 MENLO 频率梳相结合时, 可满足量子频率转换的高要求,因为其窄带宽和波长稳定性 可防止泵浦波长的波动,从而防止量子比特目标波长的变化。 如果出现超过自然线宽的偏移,量子比特将不再是不可区分 的,这将消除后续量子力学处理的基本要求。

ST 宣布 50 亿欧元在意新建 8 英寸 SiC 工厂

大半导体产业网消息,自意法半导体 (STMicroelectronics) 官方获悉,当地时间5月31日,意法半导体宣布,将在意 大利卡塔尼亚新建一座大批量200mm碳化硅(SiC)工厂, 用于功率器件和模块以及测试和封装。新碳化硅工厂的建设 是支持汽车、工业和云基础设施应用中碳化硅器件客户向电 气化过渡并寻求更高效率的关键里程碑。据悉,该项目预 计总投资约为50亿欧元(约合人民币392.61亿元),意大 利政府将提供约20亿欧元的补助支持。新工厂的目标是在 2026年投入生产,到 2033年达到满负荷生产,满产状态下每周可生产多达 15,000 片晶圆。声明中称,碳化硅园区将 作为意法半导体全球碳化硅生态系统的中心,整合生产流程 的所有步骤,包括碳化硅衬底开发、外延生长工艺、200mm 前端晶圆制造和模块后端组装,以及工艺研发、产品设计、 先进的研发实验室、模具、电源系统和模块,以及完整的封 装能力。这将是首次在欧洲实现 200mm 碳化硅晶圆的大规 模生产。

英飞凌德国功率半导体工厂最终建设许可获批, 投资 50 亿欧元

大半导体产业网消息,自英飞凌 (Infeneon) 官网获悉, 当地时间 5 月 30 日,英飞凌宣布其位于德国德累斯顿的全 新智能功率半导体工厂已进入最后阶段建设,萨克森州总理 迈克尔·克雷奇默 (Michael Kretschmer) 在访问期间已正式递 交了该工厂的最后一份建筑许可。据悉,新工厂的投资额达 50 亿欧元,按计划于 2026 年开始生产。该工厂主要用于生 产模拟 / 混合信号和功率类产品,产品用于汽车工业和可再 生能源领域。将创造大约 1000 个高素质工作岗位,旨在增 强欧洲的供应链安全。Michael Kretschmer 表示, 英飞凌在 德累斯顿的第四个生产模块是加强欧洲在微电子领域韧性的 又一个重要基石,这是实现欧盟委员会将欧洲在全球芯片生 产中所占份额提高到 20% 目标的又一步。声明中称,通过 对新工厂的投资,英飞凌将在萨克森州首府额外创造 1000 个就业岗位。该项目将根据《欧洲芯片法案》寻求资助,英 飞凌的目标是获得约 10 亿欧元的资金补助。

三菱电机熊本 SiC 晶圆厂将提前 5 个月投运

近日,三菱电机在业绩说明会上表示,为响应强劲的市场需求,公司位于熊本县正在建设的 SiC 晶圆厂将提前开始运营。该工厂的投运日期从 2026 年 4 月变更为 2025 年 11 月,运营时间提前了约 5 个月。此前消息,2023 年 3 月,三菱电机宣布增加投资约 1000 亿日元(约合人民币 46.6 亿元),其

中大部分将用于新建8英寸SiC晶圆厂,并加强相关生产设施。 新工厂将包括熊本县紫穗(Shisui)地区的自有工厂,将生产 大直径8英寸SiC晶圆,并引入具有最先进能源效率和高水 平自动化生产效率的洁净室。此外,该公司还将加强其6英 寸SiC晶圆的生产设施,以满足该领域不断增长的需求。



NCT 生长出 6 英寸氧化镓晶体

Novel Crystal Technology (NCT) 是一家 Ga₂O₃ 技术专业公司,其首次 利用垂直布里奇曼(VB)法成功生长 出6英寸Ga₂O₃单晶。这一成果表明, 在为基于 Ga2O3 的功率器件提供尺寸 更大、品质更高的半导体晶圆方面, NCT 迈出了重要一步。用于 Ga₂O₃ 单 晶的垂直布里奇曼生长法(如上图所 示)由信州大学开发,成功实现了2 英寸及4英寸晶体的生长。NCT 收购 并扩展了他们的技术,以开发更大直 。 径的晶体。与NCT现有的导模(EFG)



法相比,垂直布里奇曼法具有多项优势。垂直布里奇曼法以 圆柱形生长晶体,进而大大降低了衬底切割的相关成本。此 外,垂直布里奇曼法还可以生产各种晶体取向的衬底,而不 受晶体各向异性的限制。此外,与导模法相比,垂直布里奇 曼法生长的受控热环境可使晶体品质更优,缺陷最少。最 后, 衬底内的掺杂均匀性有望得到改善, 从而与硅等其他半 导体的行业标准保持一致。NCT 与日本产业技术综合研究

所 (AIST) 对垂直布里奇曼法晶体 和导模法晶体进行了比较评估,结果 显示晶体品质有显著提高。同步辐射 X射线形貌分析证实,在导模法生长 的晶体中观测到了高密度缺陷,相比 之下,垂直布里奇曼法生长的晶体中 缺陷极少。这清楚地证明了垂直布里 奇曼法在生产高品质 Ga2O3 衬底方面 的优越性。NCT 成立于 2015 年,制 造用于功率器件的2英寸及100毫米 Ga₂O₃衬底和外延片。这些产品已投 人市场,并被世界各地的大学、研究

所、功率器件公司所采用。NCT 正在积极开发尺寸更大的 衬底,如6英寸衬底。除衬底外,NCT还着眼于生产更广 泛的 Ga₂O₃器件。该公司已经开始提供首个 Ga₂O₃ 肖特基势 垒二极管的样品,鉴定试验预计于2024年9月完成。

这项研发计划的部分资金来自日本科学技术振兴机构 (JST)的"通过目标驱动研发实现适应性和无缝性技术转让 计划"(A-STEP)。

麻省理工学院和 PhotonDelta 发布 PIC 路线图

由荷兰 PhotonDelta 基金会和美国麻省理工学院 (MIT) 微光子学中心牵头,来自世界各地的400多家技术、学术、 产业组织为新的集成光子学路线图(IPSR-I)做出了贡献。 IPSR-I 全面概述了批量制造光子集成电路(PIC)的主要技 术差距,并详细分析了集成光子学产业为发挥其潜力而需要 克服的挑战。光子学与电子学的集成是制造更小、更快、更 节能设备的关键因素。这一集成有望扩展功能并创造大量新 应用,有助于在自动驾驶汽车、数据电信、医疗保健等许多 领域取得重大进展。集成光子学也是产生、处理、检测光的 技术,用于传感和通信应用。PhotonDelta 首席技术官 Peter van Arkel 表示:"让集成光子学行业和学术界的所有研发资 源支持解决 IPSR-I 确定的技术差距,将有助于以惊人的方 式解决巨大的社会挑战。路线图的核心是集成光子学行业团 结一致应对核心挑战的全球方法。要就这些技术差距达成共 识,对如此多元化的贡献者群体来说是非常具有挑战性的。 从结果来看,这绝对是值得的。"麻省理工学院材料科学与 工程系 Lionel Kimerling 及 Thomas Lord 教授表示:"电光集 成能够从根本上改变众多行业,并释放出一系列改变我们生



400多家机构为集成光子学计划做出贡献

活的新技术。要将这一愿景转化为大批量制造,需要一个深 思熟虑的计划,该计划建立在不同领域、组织、国家的众多 专家的知识基础之上。这正是 IPSR-I 所取得的成就——它 勾勒出了一条清晰的前进道路,并为未来15年扩展性能和 应用指明了一条创新的学习曲线。"

完整路线图可从以下网址下载:www.photondelta.com/ ipsri-2024/



氧化镓材料综述

作者:黄俊, 孟标, 刘兴林, 徐少东, 彭若诗, 袁俊, 魏强民

1、引言

随着人工智能、新能源汽车、工业机器人及 航空航天装备等战略性新兴产业的快速发展,以 硅、锗、砷化镓、磷化铟为代表的第一、二代半 导体电子器件由于其材料的物理极限,逐渐无法 满足高频高效、绿色环保、智能制造等新质生产 力关键需求,发展宽禁带半导体材料(如:氮化 镓(GaN)、碳化硅(SiC)、氧化镓(β-Ga₂O₃)) 及器件已成为全球半导体领域研究新赛道和新的 产业焦点。相比于 SiC 和 GaN,β-Ga₂O₃具有更 大的临界场强、更高的击穿电压、更低的导通电 阻以及更低的衬底价格,被认为是制备下一代先 进电力电子器件、多功能光电器件及信息集成器 件极具希望的材料,受到学术界和产业界的高度 重视。

2、氧化镓单晶生长技术

氧化镓具有 α, β, γ, δ, 和 κ (ε) 五种同分异 构体, 如图 1 (a) 所示, 其中采用熔体法制备的 β-Ga₂O₃ 热稳定性最好, 是目前主流的研究方向, 但其它四种亚稳相由于独特性能也获得了日益增 长的关注, 如 α-Ga₂O₃ 禁带宽度更大, κ-Ga₂O₃ 具 备压电特性等等。

如图1(b)所示,β-Ga₂O₃属于单斜晶系, C2/m 空间群,晶格常数为 a=12.214 Å, b=3.0371 Å, c=5.7981 Å 和 β=103.83°。晶胞中包含两种类 [&]1: Si, GaAs, SiC, GaN, β-Ga,O,材料特性

4H-SiC GaN Si GaAs β -Ga₂O₃ 4.8~4.9 带隙(eV) 1.1 1.4 3.3 3.39 电子迁移率(cm²/V·s) 1400 8000 550 600 300 电子饱和速度(×107 cm/s) 1 2 2 2 2.42 击穿电场(×108V/m) 0.3 0.4 2.5 3.3 8 热导率(W/cm·K) 1.5 0.55 2.7 2.1 0.27 5 巴利加优值(εμE_c³) 1 340 870 3444

型的 Ga 原子(GaI, GaII)和和三种类型的 O 原 子(OI, OII, OIII)。β-Ga₂O₃低的晶体对称性导 致许多物理性质具备强烈各向异性,包括热导率、 声子振动模式、有效质量、带隙、表面形成能以 及载流子输运等^[1]。

β-Ga₂O₃单晶可以通过多种熔体法制备:浮 区法^[2]、提拉法^[3]、导模法^[4]、垂直布里奇曼法^[5]、 铸造法^[6]、冷坩埚法^[7]。其单晶衬底的制备及研 发,在近二十年呈现飞速的发展。目前,导模法 生产的4英寸β-Ga₂O₃单晶衬底已经实现了商用, 导模法、垂直布里奇曼法和铸造法实现了6英寸 β-Ga₂O₃单晶衬底技术突破,提拉法、冷坩埚法 也成功制备出2英寸β-Ga₂O₃单晶^[8-10]。

2.1 浮区法

浮区法 (Floating Zone method, FZ) 是一种 不使用坩埚、仅靠表面张力支撑熔体定向凝固形 成单晶的生长方法^[2]。采用大功率卤素灯加热, 利用镜面反射将热量汇聚原料棒底端,使其融化, 籽晶与料棒以熔区连接,通过定向运动的方式结 晶并逐渐形成棒状单晶。近期,为了克服传统卤 素光学系统中熔区面积小导致的晶体尺寸受限问 题,激光二极管浮动区法 (LDFZ) 被开发出来, 以较低功率的激光加热 (~20 kW) 代替传统卤素 灯加热,可实现直径长达 30 mm 的β-Ga₂O₃ 晶体。

浮区法生长晶体过程中,由于整个过程无坩 埚,因此生长气氛中能够使用高纯度氧,有效抑

> 制 β-Ga₂O₃ 高温分解和挥发, 同时光学系统难以形成较大的 熔区,因此适合制备小尺寸、 高纯度的晶体,适用于研究院 所进行科研探究,不适合产业 化应用。

2.2 提拉法

提拉法 (Czochralski meth-



图1: (a) β -Ga₂O₃五种晶型之间的相互转化, (b) β -Ga₂O₃晶体结构

od, CZ) 作为一种传统的晶体生长方法,已成功应用于硅单 晶、蓝宝石及石榴石单晶等商业化晶体生长。铱金坩埚在中 频感应下成为发热源,在一定加热功率下使坩埚内粉末原料 熔化。经过引晶、缩颈、放肩、等径生长完成晶体生长过程。

提拉法生长出的柱状晶体可获取较大尺寸(010)面取 向的β-Ga₂O₃衬底,且孪晶相对较少,晶体质量相对较高。 但提拉法晶体生长过程中,β-Ga₂O₃挥发分解情况严重,挥 发后的产物凝结在籽晶表面,在引晶及缩颈过程中干扰新生 晶体的生长。同时,高浓度氧含量在抑制原料挥发的同时会 加剧坩埚损耗,增加生产成本。由于在旋转提拉过程中易出 现螺旋生长,因此提拉法目前主要应用于2英寸β-Ga₂O₃单 晶制备,更大尺寸晶体生长仍在进一步完善中。

2.3 导模法

导模法 (Edge-defined film-fed growth method, EFG) 是 目前高质量商用β-Ga₂O₃ 衬底制备技术,与提拉法相比,其 技术特点主要体现在金属坩埚中模具的使用,可以减少熔体 对流及表面悬浮物的影响。铱金坩埚中的粉末通过中频感应 加热转变为熔体状态,再由狭缝的毛细作用转移到模具上表 面,通过引晶、缩颈、放肩、等径生长等工艺,最终得到与 籽晶具有相同取向的板状晶体,经过衬底加工形成晶圆。

由于 β-Ga₂O₃ 晶体的解理面为(100)和(001),这 两个晶面均和[010]方向平行,同时[010]方向具有两次旋



图2: 湖北九峰山实验室采用导模法生长的2英寸β-Ga₂O₃单晶衬底

转轴和垂直于此方向的对称 面,热导率沿[010]方向最大, (010)面的生长速率最快,考 虑到这些各向异性的影响,提 拉方向往往采用[010]方向, 这样可以使单晶生长均匀,不 易开裂。正因如此,导模法很 难获取大尺寸(010)晶面的 衬底。在生产成本方面,与 SiC、GaN衬底相比,通过导 模法制备的β-Ga₂O₃衬底成本 更低(6英寸β-Ga₂O₃单晶衬

底是同尺寸 SiC 成本的三分之一),这也是β-Ga₂O₃目前的 优势所在。未来,通过优化并改进工艺大幅度降低成本,将 更有利于推动β-Ga₂O₃ 商业化。

2024年3月湖北九峰山实验室,使用导模法实现了2 英寸非故意掺杂氧化镓单晶的生长制备(见图2)。

2.4 垂直布里奇曼法

垂直布里奇曼法(Vertical Bridgman technique, VB)使 用铂铑合金作为坩埚,由圆柱形部分、底部锥形部分和锥形 部分延伸出来的籽晶部分组成,原料的熔化和晶体的生长是 通过坩埚以适当的速度上移和下移实现的,并以数转每分的 速度旋转,确保晶体的固-液生长界面在固定的温区移动及 面内温度均匀分布,熔体的凝固从坩埚的一端逐渐扩展到整 个坩埚熔体。

相比于主流的导模法和提拉法,垂直布里奇曼法生长的 β-Ga₂O₃单晶具有与提拉法类似的圆柱状外形,通过适当加 工可获得多种取向衬底,弥补了导模法难以生长(010)面 衬底的缺点。同时垂直布里奇曼法突破了4-6英寸生长技 术,弥补了提拉法难以生长大尺寸的短板。垂直布里奇曼法 所需的铂铑合金坩埚制造成本仅为相同尺寸铱金坩埚的十分 之一,具有明显的低成本搭建生长平台的优势。然而,铂 铑合金坩埚具有明显的单次使用特征,以2英寸坩埚为例, 相比较于可重复使用的铱金坩埚, 铂铑合金坩埚单次使用 后破碎重铸成本约为30000元,铱金坩埚的挥发成本仅为 2000~3000元,从持续性大规模生产角度考虑,垂直布里奇 曼法成本优势逐渐减弱。且晶体降温过程中,垂直布里奇曼 法的晶体与坩埚紧密贴合,严重受到金属坩埚膨胀收缩的影 响,由此产生的应力相对较大,劣化新生晶体质量。而导模 法与提拉法所生长的晶体,在降温过程中处于悬空状态,无 外来应力施加,降温过程中晶体开裂风险更低。

2.5 铸造法

铸造法常被用于大尺寸多晶硅 / 单晶硅制备。作为新型 β-Ga₂O₃ 熔体法技术,铸造法所需的坩埚为嵌套坩埚,外层

表2: 六种β-Ga2O3单晶生长技术对比

方法	晶体形状	晶体最大尺 寸(直径)	坩埚材 料	晶体质 量	是否使 用籽晶	自动化生 产能力
浮区法	柱状	1英寸	无	一般	是	一般
提拉法	柱状	2英寸	Ir	好	是	一般
导模法	柱状/片状	6英寸	Ir	好	是	一般
垂直布里奇曼法	柱状	6英寸	Pt-Rh	待证实	皆可	好
铸造法	柱状	6英寸	Ir	待证实	皆可	好
冷坩埚法	薄片	2英寸	无	一般	是	一般

铱金坩埚为发热体。使用中频感应加热将氧化镓原料熔化在 坩埚中,坩埚位置固定,设置两段式降温过程,第一段降温 过程中采用 10~40℃/h 的速率降温,熔体中少量晶体随温度 降低析出,并充当第二段降温中的籽晶的角色。第二段采用 20~60℃/h 的速率降温,熔体在自发形成的内部籽晶引导下 逐渐凝固为新生晶体^[6]。

相比于导模法和提拉法,铸造法简化了所需生长设备的 机械传动装置和晶体生长流程,且β-Ga₂O₃熔体不与铱金坩 埚直接接触,大幅度减小了β-Ga₂O₃对铱金坩埚的破坏反应。 相比较于导模法和提拉法,可大幅度节省铱金损耗。且铸造 法生长的β-Ga₂O₃单晶与垂直布里奇曼法类似,均为圆柱 形晶体,能够加工出具有多种表面取向的衬底。同样,其缺 点也与垂直布里奇曼法类似,由于晶体被坩埚紧密包裹,在 变温过程中,氧化锆坩埚的破碎及形变均有可能导致铱金坩 埚的变形和氧化镓晶体中的应力积累,对晶体造成一定程度 的损伤。

2.6 冷坩埚法(无铱法)

冷坩埚近期也被用于 β-Ga₂O₃ 单晶生长的研发中。其晶 体生长过程采用了提拉法的工艺,该方法采用水冷铜坩埚 替代提拉法中的铱金坩埚,对具有一定初始温度的 β-Ga₂O₃ 原料进行高功率中频感应加热,由于水冷铜坩埚的存在, β-Ga₂O₃ 内部原料熔化的同时,靠近坩埚一侧依然呈现为固 于普通感应加热的"V"型分布更为复杂, 温度梯度更加难以调控,因此冷坩埚法当 前尚未普及应用,当前处于探索阶段,其 大尺寸晶体生长和相应晶体质量提升有待 于进一步完善。

2.7 长晶技术对比

氧化镓单晶制备技术发展迅猛,大尺 寸高质量单晶衬底不断涌现(如表2所示), 其中导模法是目前比较成熟的商用衬底制

备方法,尺寸大,缺陷密度低,占有衬底市场90%的份额, 经过了器件验证,各项指标均有公开报道;浮区法由于尺寸 过小,适合于科学研究;提拉法由于受螺旋生长、熔体表面 漂浮物等的影响,目前晶圆尺寸只能达到2英寸;垂直布里 奇曼法和铸造法,虽然尺寸可以达到6英寸,但各项指标没 有公开报道,也缺乏器件验证。目前,以导模法为代表,各 种技术相互促进,不断创新,展现了氧化镓材料发展的良好 势头。

3. 氧化镓外延生长技术

为了获得高性能的 Ga₂O₃ 器件, 掺杂可控、表面平整 的高质量 Ga₂O₃ 单晶外延薄膜必不可少。目前用于氧化镓外 延薄膜沉积的主要技术包括卤化物气相外延 (Hydride Vapor Phase Epitaxy, HVPE)、金属有机化学气相沉积 (Metal-organic Chemical Vapor Deposition, MOCVD)、分子束外延 (Molecular Beam Epitaxy, MBE) 和喷雾化学气相沉积 (Mist-CVD) 技术。 如表 3 所示, 不同的外延技术具有不同的优缺点和各自适用 的范围。

3.1 HVPE 外延技术

HVPE 展示了在良好可控电导率的情况下的高质量、高速外延生长的特性,适合生长较厚的外延膜。首先,HVPE 技术生长速度为数微米每小时到上百微米每小时,是所有外

 态,进而形成复合嵌
 表3: 外延技术对比

 套坩埚及生长系统的
 多数

 "M"型温度分布,最
 Ga 源

 终通过引晶,缩颈,
 Ga 源

 放肩和等径过程完成
 Um/h

冷坩埚法具有明 显的成本优势,不依 赖于贵金属的使用。 是β-Ga₂O₃未来大规 模商用化发展的潜在 方向。然而,由于其 "M"型温度分布相对

参数	Mist CVD	MBE	MOCVD	HVPE
Ga 源	GaBr ₃ , GaI ₃ , GaCl ₃ , Ga	Ga	TMGa, TEGa	GaCl, GaCl ₃
0 源	H_2O , O_2	RF plasma, O ₃	H ₂ O, O ₂ , O ₃ , N ₂ O	H ₂ O, O ₂ , O ₃ , N ₂ O
生长速率 (um/h)	~0.1	~0.1	1~10	10~200
优点	可以使用低纯度原料,降 低成本;设备简单且成本 低;能够生长合金薄膜且 适用于在非平面表面上生 长。	可以是实现原子尺度的 生长控制,有利于高质 量厚度可控薄膜生长; 适用于多种元素精确掺 杂、δ-Si掺杂。	能在较低温度下生长, 有利于保持晶体质量; 可以实现精确的掺杂 控制,有利于器件性 能的优化;适用于多 种材料的生长,具有 较强的灵活性。	生长速度快,适合大 规模生产:能够获得 较厚的薄膜,有利于 器件制备:原料气体 具有较高蒸汽压,易 于控制。
缺点	生长速度较慢;生长过程 中可能产生大量热量,需 要有效的散热措施;薄膜 质量受喷雾过程影响;可 能存在溶剂污染问题。	生长速度慢,适用于科研;设备复杂且昂贵, 维护成本高;对原料纯 度、束流稳定性及真空 度要求极高。	生长速率相对较慢; 需要使用昂贵的有毒 的金属有机源,成本 较高;可能存在碳污 染问题。	由于生长速度快,导 致晶体表面粗糙,制 备器件前需进行CMP 处理;可能存在氟污 染问题。



图3: (a) 和 (b) 湖北九峰山实验室用于生长大尺寸β-Ga₂O₃外延片的HVPE设备照 片, (c) 在2英寸衬底上外延的β-Ga₂O₃薄膜。

延方法中生长速率最快的,比 MOCVD 及 MBE 外延工艺高 一到两个数量级,因此能够满足氧化镓外延片量产的需求。 其次,HVPE 工艺并不涉及金属有机源,从而提供了一种"无 碳"的高纯外延生长环境。此外,针对 HVPE 外延薄膜表 面粗糙度过高的问题,可采用三卤化物气相外延(THVPE) 技术,以气态 GaCl₃和 O₂ 为前驱体,有效抑制寄生反应, 进而制备出表面平整的β-Ga₂O₃ 薄膜^[11]。目前,基于 HVPE 技术,已成功实现 6 英寸氧化镓外延片的制备。而在产业化 方面,4 英寸外延片也经过了功率原型器件验证。

湖北九峰山实验室的研发团队通过优化 HVPE 外延系 统、精细调整流场结构以及深入探究复杂的生长规律,成功 采用同质外延技术制备出高质量的 2 英寸(001) 面 β-Ga₂O₃ 外延片(图 3)。

氧化镓高压功率器件需要同时满足掺杂浓度范围宽泛 (10¹⁵ cm⁻³-10²⁰ cm⁻³)和具备较厚外延膜(大于 10 μm)两个 条件。因此,兼具外延速度和低背景载流子浓度的 HVPE 技 术成为氧化镓高压功率器件外延片的最佳选择。

3.2 MOCVD 外延技术

MOCVD 是传统化合物半导体(如砷化物和氮化物)中 最常用的外延技术,其生长速率适中,可以同时生长多片, 适合工业上大批量生产。早期通过 MOCVD 生长 Ga₂O₃ 的长 期障碍之一是生长速率极慢(<0.5 µm/h)。这主要是由于生 长动力学问题,如气相中不希望发生的成核作用,导致前驱 体在到达衬底表面之前就被消耗。通过使用一种将金属有机 前驱体和氧源分别注入的近喷射淋浴头(CIS) MOCVD 反 应器,大量减少预反应,实现了高生长速率。已经有报道展 示了在 10 µm/h 的生长速率下,MOCVD 能够外延器件级质 量的 Ga₂O₃ 薄膜。这证明了 MOCVD 在制备 Ga₂O₃ 器件所需 外延片的潜力,并将能够加速 Ga₂O₃ 的开发和商业化进程。

此外,可以利用 MOCVD 外延技术创建势垒层和量子 阱。通过在 Ga₂O₃ 掺入 In 或者 Al 原子,可以开发出带隙从 2.9 eV 到 8.8 eV 可调的合金体系,构造β-(Al_xGa_{1-x})₂O₃/β-Ga₂O₃ 异质结形成二维电子气(2DEG),制备高迁移率 FET 器件 (MODFET)。为了增加界面势垒高度,提高 2DEG 浓度, 需要高含量 Al 的β-(Al_xGa_{1-x})₂O₃。由于 MOCVD 系统中的腔

室压力能够在高于 800°C 的衬底温度下生长 β -(Al_xGa_{1-x})₂O₃, 从而提高 Al₂O₃ 在 β -(Al_xGa_{1-x})₂O₃ 中的溶解度, Al 的含量可 以高达 60%^[3]。相比之下, MBE 方法需要在超高真空环境 下运行,并且需要 600-700 °C 的衬底温度以降低 Ga₂O₃ 分 解为挥发性亚氧化物的速度, β -(Al_xGa_{1-x})₂O₃ 中 Al₂O₃ 的最大 掺入量约为 20%^[12]。

3.3 MBE 外延技术

MBE 的特点是在超高真空腔室中沉积高纯度的薄膜, 由于 MBE 生长 Ga₂O₃ 受到亚氧化物解吸作用的限制,只能 降低生长温度和生长速率。虽然 MBE 生长 Ga₂O₃ 速率很低 (一般小于 300 nm/h),但优点在于可以实现对薄膜原子层级 的精细调控,适合生长调节异质结势垒高度的 δ-Si 掺杂等。

在亚氧化物分子束外延(S-MBE)中,直接向生长表面 供应 Ga₂O,绕过了传统 MBE 生长 β-Ga₂O₃ 所涉及的两步反 应机制中速率限制的第一步(金属和氧反应生成 Ga₂O),因 此,在相对较低的生长温度(525℃)下,很容易实现约1 μ m/h 的生长速率,从而得到具有高结构完美性和光滑表面 (约1 μ m厚的薄膜上rms 粗糙度小于2 nm)的薄膜,并控 制硅掺杂浓度在5×10¹⁶至10¹⁹ cm⁻³之间^[13]。MBE 技术已 经被证明可以用于同质外延高质量的 β-Ga₂O₃ 薄膜,但由于 生长缓慢,主要用于科学研究。

3.4 Mist-CVD 外延技术

Mist-CVD 是一种可实现低成本 Ga₂O₃ 薄膜制备的新技 术,其原理是利用超声换能器 (2.4 MHz) 将氧化镓前驱体 溶液 (如氯化镓、乙酰丙酮镓) 震裂为直径为微米级的气溶 胶颗粒,气溶胶颗粒通过气体输运系统被输运至反应腔体, 随后在高温衬底 (蓝宝石衬底、氧化镓衬底) 近表面经系列 反应形成所需要的薄膜,生长的氧化镓多为 α-Ga₂O₃ 和 κ(ε)-Ga₂O₃^[14]。

Mist-CVD 技术可以在蓝宝石衬底上实现 Ga₂O₃ 薄膜外 延,但由于 Mist-CVD 生长温度较低(400℃-700℃),所制 备的氧化镓为亚稳态的 α-Ga₂O₃ 薄膜^[15]。尽管外延层和衬 底晶格结构相似,但依旧存在一定晶格失配(沿 c 轴和 a 轴 分别为 3.5%、4.8%),制备的 α-Ga₂O₃ 薄膜在(0006)面的 XRC 为 30-60 arcsec。此外,由于制备过程中引入多种非故 意掺杂杂质,极大影响薄膜电学性能。目前,4 英寸蓝宝石 衬底 α-Ga₂O₃ 薄膜的商业化也取得了重要进展,基于该材料 研发了全球首款安培级 1700 V α-Ga₂O₃ SBD (Schottky barrier diode)器件,推动 Mist-CVD 在 α-Ga₂O₃ 领域快速发展。

3.5 氧化镓同质外延

当前用于功率器件高质量 β-Ga₂O₃ 漂移层主要是用 HVPE 生长。由于晶体各向异性的影响,不同晶面的外延生 长会有较大的差异。通常情况下,β-Ga₂O₃ 在 (100) 和 (001) 等解离面的生长速率相较于 (010) 非解离面而言较低。这



图4: 氧化镓功率器件应用场景

是因为解离面的悬挂键密度较小、结合能低,表面容易挥发 分解。HVPE 同质外延主要在(001)面β-Ga₂O₃ 衬底进行, 生长速率为几微米到几十微米每小时,并实现了背景载流 子浓度低于10¹⁵ cm⁻³的高质量外延膜。MBE 和 MOCVD 等 技术进行β-Ga₂O₃ 同质外延生长时,解离面衬底通常需要较 大的斜切角,以优化表面形貌和提升晶体质量。最近研究者 在半绝缘的Fe 掺杂(010)β-Ga₂O₃ 同质衬底上,生长了厚 度超过1.2 微米的外延层,在载流子浓度为8×10¹⁵ cm⁻³ 时, 测得了室温霍尔迁移率194 cm²/V·s^[16]。

3.6 氧化镓异质外延

如前所述, Ga_2O_3 单晶具有 5 种同分异构体,除了熔体 法制备的 β - Ga_2O_3 外,其他晶型的 Ga_2O_3 主要依靠异质外延 的方法制备,其中受到较为广泛关注是的 α 相和 κ 相。

α-Ga₂O₃ 的禁带宽度介于 5.2 至 5.3 eV 之间,在理论 上具备更强的击穿场强。此外,α-Ga₂O₃ 与α-Al₂O₃ 所组成 的合金,即α-(Al_xGa_{1-x})₂O₃,为Ga₂O₃ 器件的设计提供了实 现能带工程的可能性。目前,α-Ga₂O₃ 的异质外延主要采用 α-Al₂O₃ (蓝宝石)作为衬底。然而,这种方法面临着一个 主要挑战,即位错密度过高,通常高达 10⁹~10¹⁰ cm⁻² 的量级。 由于位错对电子的散射作用,α-Ga₂O₃ 薄膜的室温电子迁移 率远低于理论预期值。因此,降低位错密度成为当前α-Ga₂O₃ 研究的重要方向。研究者们正积极探索采用插入层、侧向 外延等技术来解决这一问题,以期提升α-Ga₂O₃ 薄膜的晶体 质量。

κ-Ga₂O₃具有自发极化和铁电特性。κ-Ga₂O₃的铁电极 化特性,将使得它在高电子迁移率晶体管(HEMT)、射频 谐振器、铁电存储器等领域展现出巨大的应用潜力。κ-Ga₂O₃ 的外延生长已在多种衬底上得到验证,这些衬底材料包括 GaN、AIN、β-Ga₂O₃、SiC、蓝宝石、MgO 以及 STO(钛酸锶)等。 鉴于多数用于外延生长 κ-Ga₂O₃ 的衬底材料具有六方结构, 相同的高位错密度问题。这一挑战同样亟待解决,以进一步 提升 κ-Ga₂O₃ 外延膜的性能。

4. 氧化镓应用前景

如图 4 所示,氧化镓凭借其超宽禁带的特点,高耐压功 率半导体器件是氧化镓材料与器件的市场目标,应用场景包 括直流输电、光伏逆变器、高铁输电、航天航空、风力发电 领域等,同时氧化镓具有强的耐辐照能力和良好的高温性能, 应用场景包括油井勘探、电力设备、太空探索、高温传感等 领域。另外,氧化镓禁带宽度对应于日盲紫外波段(200~280 nm),日盲紫外探测器是氧化镓材料在光电器件方面的主要 应用,包括火灾预警、深空探测、空间通信、生物分析等。 目前,在中低压功率器件领域,氧化镓相较于 SiC 和 GaN 具有性能和价格优势,在消费类电子产品、新能源汽车、通 讯、工业设备等领域与 SiC 和 GaN 形成竞争关系。下面分 别对具有广泛应用前景的氧化镓二极管、FET 器件、日盲紫 外探测器进行介绍。

4.1 Ga₂O₃ 二极管

Ga₂O₃ 二极管包括肖特基二极管(SBD)和异质 pn 结 二极管,具有开启电压低、开关速度快、制造工艺相对简单、 成本较低等显著优势,广泛应用于空调、电源、光伏发电等 系统中的功率调节器、电动汽车的快速充电器和整流桥电路 中。与此同时,相关公司正积极推动 Ga₂O₃ 基 SBD 的市场 化进程,尤其注重在新兴电动汽车领域的应用。

在 Ga₂O₃ 异质 pn 结二极管研究上,通过设计 p 型 NiO 与 n 型 Ga₂O₃ 外延层形成异质 pn 结,得到了击穿耐压 1.86 kV、比导通电阻 10.6 m Ω .cm² 的高耐压 pn 结 (图 5 (a))^[18],将异质 pn 结耐压和比导通电阻进一步优化,可以实现击穿 耐压 2.6kV、比导通电阻 2.5m Ω .cm² 的 pn 结器件,其巴利 加优值 (BFOM) 达到 2.7GW/cm² (图 5 (c))^[19]。与此同时,

九峰山实验室专栏 | JFS Laboratory Column



湖北省九峰山实 验室采用小片键合作业 方式,于 2023年成功 建设了产品级 4-6 寸氧 化镓器件工艺线(见 图 6),并制备出耐压 超 1kV、导通电阻 6.9 mΩ·cm² 的氧化镓 SBD(见图 7)。

4.2 FET 器件

利用异质 pn 结与斜面倒角相结合、p-NiO 作场限环结构和 p-NiO 与场板终端结合等方法提升二极管耐压特性,制作出 的实际器件在耐压上都有所提升。

在 Ga₂O₃ SBD 研究上,多种边缘终端技术被用来缓解 由电场集中效应引起的峰值电场,如 Mg 离子注入边缘终端、 N 离子注入场限环场板终端、热氧化终端、倒角台面终端和 沟槽结构终端等。通过以上终端技术,击穿电压得到显著提 高^[20]。 Ga₂O₃ 的 MOSFET 器件主要分为横向型和垂直型两种 结构。对横向器件,电势沿平行于外延层方向分布,因此 可以通过器件结构设计获得更长漂移区,获得高耐压,如 图 8 所示,横向 FETs 击穿电压已高达 10 kV^[21],BFOMs 接 近 1 GW cm⁻²。由于 β-Ga₂O₃ 器件的单极性,大多数 β-Ga₂O₃ FETs 是耗尽型 (D型)。通过在栅极刻蚀工艺制备凹槽栅可 以实现增强型开关模式 (E型)。但受限于化合物半导体材 料在刻蚀终止面上复杂的界面特性和缺乏高质量的半导体 /



图5: β-Ga₂O₃异质pn结性能参数



图8: 横向型Ga₂O₃-MOSFET器件发展历程

绝缘介质界面,该类器件在苛刻工作条件下栅极性能的长期 可靠性和稳定性尚待验证。

MOSFET 的高开关速度和低导通电阻使其成为新能源 汽车中电力转换的理想选择,可以提高系统效率,降低能耗, 大幅提升新能源汽车的整车性能。

Ga₂O₃ 垂直型 MOSFET 器件有利于实现更高的电流密 度和更低的导通电阻,从而提升器件的效率和性能。此外, Ga₂O₃ 垂直型 MOSFET 通常具有更好的散热性能,可以更 有效地处理高功率应用中的热量问题。因此,垂直型 MOS-FET 器件是当前及未来的一种重要发展趋势。如表 4 所示, Ga₂O₃ 垂直型 MOSFET 目前有三种主要结构,电流孔径结 构晶体管 (CAVETs)、U 型槽 MOSFETs 和 Fin-FETs 结构。 CAVETs 结构可以通过控制电流孔直径 (L_{ap})的方式控制器 件阈值大小,但由于缺乏 P 型 Ga₂O₃ 材料,目前 CAVETs 器 件主要依靠 N、Mg 离子注入形成的电流阻挡层承受关态电 压,因此其击穿电压较低。

Ga2O3U型槽 MOSFET 结构通过 U型槽形成栅控沟道,

同样依赖电流阻挡层承受关态电压,其报道的最高击穿电压 仅为 455 V^[22]。

目前,可以同时兼顾器件电流能力和高击穿电压的 Ga₂O₃ 开关管为 Ga₂O₃ Fin-FET。该结构基于 Fin 结构中的载 流子可以被栅金属功函数耗尽的基本原理,无需通过离子注 入形成的阻挡层便可以在缺乏 P型 Ga₂O₃ 的前提下形成具有 良好承压能力的耗尽区,因此具有极高的器件击穿电压。同 时,通过缩小 Fin 结构间距,可以有效增加器件电流密度、 提高器件电流能力。研究者已经开发了耐压可达 2655 V 的 Ga₂O₃ Fin-FET^[23],而比导通电阻仅为 23~25 mΩ·cm²。

氧化镓大的临界场强和高的电子饱和速度使其具有高功 率射频特性,如图 9 所示,通过 δ 掺杂和调制掺杂等技术, 可以形成具有高载流子浓度和迁移率的 2DEG,制备具有射 频特性的 FET 器件。 δ 掺杂 于 2017 年被引入到 β -(Al_xGa₁. _x)₂O₃/ β -Ga₂O₃ 异质结中形成 2DEG^[24]。2023 年有研究团队 通过表面高掺杂 Si,实现了截止频率 /最大振荡频率为 29 GHz/35 GHz 的射频器件^[25]。同年,还有研究团队报道了截

名称	Ga ₂ O ₃ CAVETs	Ga ₂ O ₃ U-MOSFET	Ga ₂ O ₃ Fin-FET	
结构	Preil 0 Ford 0.05 pm 0.05 pm </td <td>s n'm N implanted B-Ga,Q, drift layer B-Ga,Q, subtrate D</td> <td>AL-D, (120 mm), (120 mm), (120</td>	s n'm N implanted B-Ga,Q, drift layer B-Ga,Q, subtrate D	AL-D, (120 mm), (120	
优势	 无需刻蚀工艺 可通过结构尺寸调制器件性能 	 增强型实现工艺窗口大 开关速度快 	 击穿电压高 有效实现漂移区耗尽 	
缺点	▶ 耐压较低	▶ 耐压较低▶ 电流开关比低	▶ 工艺要求高	

表4: Ga₂O₃ CAVETs、U-MOSFET和Fin-FET的比较

止频率 / 最大振荡频率为 27.6 GHz/57 GHz 的射频器件^{26]}。这 些研究显示了 β-Ga₂O₃ FET 在 未来高功率射频应用中的潜力。

4.3 日盲紫外探测器

β-Ga₂O₃ 基日盲紫外探测 器主要分为 金属 - 氧化物 - 金 属 (MSM, Metal-Semiconductor-Metal)型、肖特基二极型、 异质结型、场效应型以及阵列 型等几大类 (如图 10 所示),



图9: 氧化镓射频器件发展历程



图10:日盲紫外探测器的分类

其中, MSM 型器件结构简单, 响应度高, 应用最为广泛; 异质结型器件通过构建肖特基结和异质结等, 具有响应速度 快、暗电流低和自供电的特点。

MSM 日盲紫外探测器利用金属和半导体形成叉指电极, 分为欧姆接触和肖特基接触光电探测器。2007 年首次报道 了欧姆型 MSM 探测器, 暗电流 1.2 nA, 响应度 0.037 A/ W^[27]。2019 年报道了 MSM 型 α-Ga₂O₃ 光电探测器, 暗电流 81 fA, 开关比 10⁷, 响应速度 42 ms (图 10 (a))^[28]。

SBD 探测器具有暗电流低、响应速度快、开关频率高的特性,适用于对响应速度和灵敏度要求较高的应用场景。 然而,SBD 的反向击穿电压较低,反向漏电流较大。因此, 在设计 SBD 时,需要特别注意热失控现象,以避免性能不 稳定或器件损坏。2019 年报道了 Pt/N Ga₂O₃/N⁺Ga₂O₃,暗电 流为 200 fA,0V 下响应度为 0.16 A/W,性能超过了商业化 紫外探测探测器(图 10 (b))^[29]。

异质结光电探测器具有高的响应度和快的响应速度,由于 p-n 结的存在,光电二极管在无光照条件下能有效抑制暗电流,从而提高信噪比,同时由于使用两种禁带宽度不同的材料,具有宽光谱响应特点。P-GaN/N-Sn:Ga₂O₃异质结

型自供电的光电探测器(图 10 (c)),其响应度可达 3.05A/W^[30]。然而,p-n 结光电二极管的制造过程相对复杂,需要精确的工艺控制,同时,在极端条件下,如高温或强辐射环境,其性能可能受到影响,因此需要采取额外的防护措施。

FET 光电探测器通过增加电极建立 FET 结构,能够有效降低暗电流,控制沟道载流子浓度,实现快响应速度和高抑制比。值得注意的是,机械剥离的方式制备的 FET 光电探测器(图 10 (d)),通过控制栅极电压,可以有效调控光电探测器的关键参数,表现出优异的探测性能^[31]。

光电探测器阵列制备可以通过每个单个器件探测不同位 置的紫外信息实现二维成像,在成像识别和光迹追踪上具有 重要的应用前景。通过在 Ga₂O₃ 单晶衬底上制备 4×4 MSM 紫外探测器阵列(图 10 (e)),可以实现了对不同图案掩膜 的成像^[32]。对高分辨率成像而言,需要集成更多探测器和 相应的引脚和导线,增加了阵列制备的难度,这方面的研究 十分有限。

综上所述,每种紫外半导体光探测器都有其独特的优势和局限性,在实际应用中需要根据具体需求进行选择和 优化。 **№**0

扩展阅读

- 1.S. Geller. Crystal Structure of β-Ga₂O₃. Journal of Chemical Physics, 1960, 33 (3): 676–684.
- > 2.Y. Tomm, J. Ko, A. Yoshikawa, et al. Floating zone growth of β-Ga₂O₃: a new window material for optoelectronic device applications. Solar Energy Materials and Solar Cells, 2001, 66(1-4): 369-374.
- > 3. Y. Tomm, P. Reiche, D. Klimm, et al. Czochralski grown Ga₂O₃ crystals. Journal of Crystal Growth, 2000, 220, 510-514.
- 4. H. Aida, K. Nishiguchi, H. Takeda, et al. Growth of β-Ga₂O₃ Single Crystals by the Edge-Defined, Film Fed Growth Method. Japanese Journal of Applied Physics, 2008, 47(11): 8506-8509.
- 5. K. Hoshikawa, E. Ohba, T. Kobayashi, et al. Growth of β-Ga₂O₃ single crystals using vertical Bridgman method in ambient air. Journal of Crystal Growth, 2016 (447): 36-41.
- 6. N. Xia, H. Zhang, D. R. Yang, et al. β-Ga₂O₃ bulk single crystals grown by a casting method, Journal of Alloys Compounds, 2023, 935(2), 168036.
- > 7. http://www.iawbs.com/portal.php?mod=view&aid=2849
- 8. A. Kuramata, K. Koshi, S. Watanabe, et al. High-quality β-Ga₂O₃ single crystals grown by edge-defined film-fed growth, Japanese Journal of Applied Physics, 2016, 55, 1202A2.

- ▶ 9. 穆文祥, 贾志泰, 陶绪堂.4 英寸氧化镓单晶生长与性能.人工晶体学报, 2022,51(Z1):1749-1753.
- > 10. Z. Galazka, S. Ganschow, P. Seyidov, et al. Two inch diameter, highly conducting bulk β-Ga₂O₃ single crystals grown by the Czochralski method, Applied Physics Letters, 2022, 120, 152101.
- > 11. K. Ema, K. Sasaki, A. Kuramata, et al. Homo- and hetero-epitaxial growth of β-gallium oxide via GaCl₃-O₂-N₂ system. Journal of Crystal Growth, 2021, 564.
- > 12. M.H.S. Fujita, Gallium Oxide. Springer, 2020.
- > 13. K. Azizie, F. V. E. Hensling, C. A. Gorsak, et al. Silicon-doped β-Ga₂O₃ films grown at 1 µm/h by suboxide molecular-beam epitaxy. APL Materials 2023, 11(4): 041102.
- ▶ 14. S. Yamashita, R. Moriya, H. Takane, et al. Growth of Ga₂O₃ film on ScAlMgO₄ substrate by mist-chemical vapor deposition. Japanese Journal of Applied Physics, 2023. 62: SF1012.
- > 15. D. Shinohara, S. Fujita. Heteroepitaxy of Corundum-Structured α-Ga₂O₃ Thin Films on α-Al₂O₃ Substrates by Ultrasonic Mist Chemical Vapor Deposition. Japanese Journal of Applied Physics, 2008, 47(9R): p. 7311.
- > 16. Z. Feng, A.F.M.A.U. Bhuiyan, Z. Xia, et al. Probing Charge Transport and Background Doping in Metal-Organic Chemical Vapor Deposition-Grown (010) β-Ga₂O₃. Physical Status Solidi-Rapid Research Letters, 2020, 14(8): p. 2000145.
- > 17. Y. Zhang, Y. Gong, X. Chen, et al. Unlocking the Single-Domain Heteroepitaxy of Orthorhombic κ-Ga₂O₃ via Phase Engineering. ACS Applied Electronic Materials, 2022, 4(1): 461-468.
- > 18. H. Gong, H. Chen, Y. Xu, et al. A 1.86-kV double-layered NiO/ β-Ga₂O₃ vertical p-n heterojunction diode. Applied Physics Letters, 2020, 117(2).
- ▶ 19. W. Hao, Q. He, X. Zhou, et al. 2.6 kV NiO/Ga₂O₃ Heterojunction Diode with Superior High-Temperature Voltage Blocking Capability. in 2022 IEEE 34th International Symposium on Power Semiconductor Devices and ICs (ISPSD), 2022.
- > 20. J. Zhang, P. Dong, K. Dang, et al. Ultra-wide bandgap semiconductor Ga₂O₃ power diodes. Nature Communication, 2022, 13(1): p. 3900.
- > 21. H. Liu, Y. Wang, Y. Lv, et al. 10-kV Lateral β-Ga₂O₃ MESFETs With B Ion Implanted Planar Isolation. IEEE Electron Device Lett, 2023, 44: p. 1048-1051.
- 22. Y. Ma, X. Zhou, W. Tang, et al. 702.3 A · cm⁻²/10.4 m Ω · cm² β-Ga₂O₃ U-Shape Trench Gate MOSFET With N-Ion Implantation, IEEE Electron Device Letters 2023 44 (3)
- 23. W. Li, K. Nomoto, Z. Hu, et al. Single and multi-fin normally-off Ga₂O₃ vertical transistors with a breakdown voltage over 2.6 kV, IEDM Tech. Dig., Dec. 2019, p. 12
- 24.S. Krishnamoorthy, Z. Xia, C. Joishi, Y. Zhang, J. McGlone, J. Johnson, M. Brenner, A. R. Arehart, J. Hwang, and S. Lodha, Applied Physics Letters, 111(2), 023502 (2017).
- > 25.X. Xu, H. Gong et al., IEEE Electron Device Lett, 2023. 44(7): 1060-1063.
- > 26.M. Zhou, H. Zhou, et al., 2023 International Electron Devices Meeting (IEDM),
- ▶ 27.T. Oshima, T. Okuno, S. Fujita, et al. Ga₂O₃ thin film growth on c-plane sapphire substrates by molecular beam epitaxy for deep ultraviolet photodetectors, Japanese Journal of Applied Physics, 2007 46 (11), 7217-7220
- > 28.X. Hou, H. Sun, S. Long, et al. Ultrahigh-Performance Solar-Blind Photodetector Based on α -Phase-Dominated Ga₂O₃ Film With Record Low Dark Current of 81 fA, IEEE Electron Device Letters, 2019 40 (9), 1483-1486
- > 29.F. Alema, B. Hertog, P. Mukhopadhyay, et al. Solar blind Schottky phtodiode based on an MOCVD grown homoepitaxial β-Ga₂O₃ thin film, APL Materials, 2019, 7 (2) 022527.
- > 30.D. Guo, Y. Su, H. Shi, et al. Self-powered ultraviolet photodetector driven by built in electric field, Small, 2017, 13 (45) 1701687
- > 31.S. Yu, X. Zhao, M. Ding, et al. High-Detectivity β-Ga₂O₃ Microflake Solar-Blind Phototransistor for Weak Light Detection, IEEE Electron Device Letters, 2021 42 (3) 383-386
- 32.Y. Chen, Y. Lu, Q. Liu, et al. Ga2O3 photodetector arrays for aolar-blind imaging, Journal of Materials Chemistry C, 2019, 7 (9), 2557-2562

超宽禁带半导体材料与器件研究进展

作者:何云龙,陆小力,孙静,张金风,郑雪峰,马佩军,马晓华,郝跃 (宽禁带半导体国家工程研究中心,西安电子科技大学,陕西省西安市 710071)

摘要:以氧化镓、金刚石和氮化铝为代表的超宽禁带半导体是继硅、砷化镓、氮化镓、碳化硅之后 的第四代半导体材料,已被公认是推动微电子技术继续高速发展的关键技术,成为世界各国竞争的 技术制高点。超宽禁带半导体具有大功率、耐高压、耐高温、抗辐射能力强等优越性能,是新一代 大功率集成电路、电力电子功率器件、短波长光电器件与探测器件的理想材料。本文通过结合国际 国内最新研究进展,概述了氧化镓,金刚石,氮化铝这三种超宽禁带半导体材料与器件的相关研究, 并以此对未来进行了展望。

引言

以氮化镓、碳化硅为代表的第三代宽禁带半导体,已经在射频电子、电力电子和光电子领域 得到了广泛应用,但是仍然存在一些问题有待解 决。如氮化镓(GaN)单晶衬底尺寸小、器件动 态特性差、缺陷界面机制不明晰等;碳化硅(SiC) 仍存在材料成本高、加工难度大等技术困难。随 着新能源、光伏产业的快速崛起,输出功率大、 能量损耗低的电路系统成为未来发展趋势,而 GaN与SiC略显疲态。因此,开发氧化镓(Ga₂O₃)、 金刚石(Diamond)和氮化铝(AlN)为代表的 超宽禁带半导体受到了产业界和学术界的广泛关 注,并取得了一定进展。

超宽禁带半导体具有比 GaN、SiC 更高的禁 带宽度,因此具有更高的击穿电场,可以保障器 件具有更大的功率密度,同时具有高效、耐高 温、抗辐射能力强等优越性能,是新一代大功率 微波器件与集成电路、电力电子功率器件、短波 长光电器件与探测器件的理想材料。巴利加优值 (BFOM)是评判功率器件在大功率领域应用潜力 的重要指标,如图1所示,氧化镓、金刚石和氮 化铝的巴利加优值分别是GaN材料的4倍、29 倍和22倍,是SiC材料的10倍、74倍和56倍。 以上结果表明,超宽禁带半导体在电力电子领域 和射频功率领域均具有巨大的应用潜力。近年来, 不论在材料生长还是器件制备方面均取得了一系 列突破。

本文结合国际国内最新研究进展,概述了氧 化镓,金刚石,氮化铝这三种超宽禁带半导体材 料与器件的相关研究,并给出了未来发展趋势, 希望为该领域的研究者提供有价值的参考信息。

	Si	GaAs	4H-SiC	GaN	氧化镓	金刚石	氮化铝
带隙(eV)	1.1	1.4	3.3	3.39	4.8~4.9	5.5	6.2
熔点 (°C)	1410	1238	>2700	1700	1740	3800	>2500
电子迁移率(cm²/V s)	1400	8000	550	600	300	2200	~300
电子饱和速度(×10 ⁷ cm/s)	1	2	2	2	2.42	3	2
击穿电场(×10ºV/m)	0.3	0.4	2.5	3.3	8	10	~15
介电常数	11.8	12.9	9.7	9	10	5.5	9
热导率(W/cm K)	1.5	0.55	2.7	2.1	0.27	22	3
巴利加优值(εμE _c 3)	1	5	340	870	3400	25000	19000

图1.半导体材料的物理特性

1. 氧化镓材料与器件研究进展

1.1 氧化镓材料

Ga₂O₃ 材料具有超宽的禁带宽度(约 4.8~4.9 eV)和超 高临界击穿场强(约 8MV/cm)。Ga₂O₃ 具有五种同分异构体, 而 β-Ga₂O₃ 在大气压下是热力学最稳定的相,其他的相则都 属于亚稳态相,在一定的温度和湿度条件下都可以转变为 β-Ga₂O₃,因此,目前的主流研究均集中于β-Ga₂O₃。与GaN 基器件和 SiC 基器件相比,β-Ga₂O₃ 基器件理论上在相同耐 压情况下,导通电阻更低、功耗更小,能够极大地降低器件 工作时的电能损耗,因此β-Ga₂O₃ 在大功率应用中极具潜力。 目前日本的 NCT 公司采用垂直布里奇曼法成功制备出六英 寸(100)向单晶衬底,国内的镓仁半导体也通过铸造法实 现了六英寸单晶衬底的生长。由此可见,氧化镓的单晶衬底 在价格成本上具有先天优势。

β-Ga₂O₃的材料外延技术主要有氢化物气相外延 (HVPE)、金属有机化学气相沉积 (MOCVD)和分子束外 延 (MBE)等几种主流生长方式。其中,HVPE生长速率 快、低浓度掺杂可调等优势在目前的市场占有率很高。而 MOCVD 外延生长方法不仅可以进行大尺寸外延,同时可以 兼顾生长速率,将成为未来氧化镓外延材料市场化的主力军。 目前,β-Ga₂O₃外延工艺可以被分为同质外延与异质外延。 同质外延又分为 (100)、(010)、(001)、(-201)等四种晶 体取向,异质外延的衬底则多为蓝宝石,其主流应用方向为 光电探测、辐射探测等。

研究者在同质外延方面的工作很多,并取得了一定的进展。以(-201)晶向为例,2020年,吉林大学利用 MOCVD 技术制备了高质量的 β-Ga₂O₃同质外延薄膜,其 XRD 摇摆 曲线的 FWHM 为 21.6 arcsec,均方根(RMS)粗糙度低至 0.68 nm^[1]。2024年,西安电子科技大学采用脉冲 In 辅助技 术,得到了表面粗糙度为 0.98 nm,摇摆曲线半高宽为 30.42 arcsec 的高质量外延薄膜,如图 2 (a)所示^[2]。在异质外 延技术方面,2023年,西安电子科技大学采用脉冲 In 辅助 技术实现了高质量的蓝宝石衬底异质外延薄膜。(-201)晶 面取向的半高宽达到 2700 arcsec,表面粗糙度为 5.1 nm^[3]。 2024年,中国科学院半导体所采用两步法在蓝宝石衬底上 实现摇摆曲线半高宽低至 0.66°,表面粗糙度为 6.8 nm 的外 延薄膜,并以此制备了光电探测器件,光暗电流比高达 10¹⁵ Jones^[4],如图 2 (b)所示。

1.2 氧化镓器件

1.2.1 氧化镓二极管

受限于目前的材料结构,氧化镓功率二极管主要以垂 直型器件为主,其研究点主要集中于提升器件的BFOM值, 从而接近其材料的理论极限。另一方面,针对氧化镓功率二 极管开启电压较大的问题,研究者也做了一部分工作降低其 开启电压从而减少导通损耗。

为了实现更高的 BFOM 值以接近其材料理论极限, 2024年,美国佛罗里达大学采用双层边缘介质终端技术, 实现了 BFOM 值为 15.2 GW/cm² 的功率二极管,其 BFOM 值是目前已报道结果最高值^[5]。早在 2022年,西安电子科 技大学借助双层浓度的 NiO_x 制造出复合终端结构二极管, 实现了 13.2GW/cm² 的 BFOM 值,其击穿场强达到 6.4 MV/cm, 导通电阻为 5.24 mΩ·cm^{2[6]},如图 3 (a)所示。

为了实现更低的开启电压,2023年,美国空军研究实 验室制造出垂直 Pt/TiO₂/β-Ga₂O₃金属介电半导体(MDS) 二极管,由于极化效应 MDS 二极管实现了 0.59 V 的开启电 压^[7]。同年,西安电子科技大学创新开发了 N₂O 等离子体 技术处理阳极区域,通过形成 Ga-N 键使二极管的开启电压 降低至 0.6 V^[8],如图 3 (b)所示。

此外,氧化镓二极管也成为目前最具实现产业化潜力的 功率器件,逐渐成为研究的热点。2022年,日本 NCT 公司 结合场板技术,在12 μm 的漂移层上制造出边长为1.7 mm 的大电流二极管,器件正向电流达到了2 A@2 V,导通电阻 为17.1 mΩ·cm²,反向击穿电压为1200 V,BFOM 值为84 MW/cm^{2[9]}。同年,西安电子科技大学设计了一种异质结终 端的二极管,器件直径为620 μm,器件的正向电流达到了 7.13 A@4.9 V,导通电阻为6.76 mΩ·cm²,反向击穿电压 为1260 V,BFOM 值为234 MW/cm^{2[10]}。

1.2.2 氧化镓晶体管

在氧化镓晶体管的研究领域,研究人员深入且广泛地探

讨了多个关键问题,其中主要的研究 点依然聚焦于提升器件的 BFOM 值 以接近其材料理论极限,其次,为了 实现未来的系统级应用,实现增强型 器件也不能被忽视。

在提升器件 BFOM 值方面, 2022年,美国犹他大学制作了Fin形 三沟道β-Ga₂O₃ MESFET,该器件的 导通电阻为 5.1 mΩ·cm², BFOM 值



图2.AFM测量的薄膜粗糙度示意图 (a) (-201) β-Ga₂O₃同质外延薄膜, (b) 蓝宝石衬底上Ga₂O₃薄膜



具有可观的约翰逊优值 (JFOM), 因此在射频功率领域也有一定的 应用前景,众多学者开始了对氧 化镓射频晶体管的研制。2021年, 美国布法罗大学研制出增强型 (Al_xGa_{1-x})₂O₃/Ga₂O₃异质结构晶体 管,该器件的 f_T, f_{MAX}分别为30、 37GHz, f_T·L_G达到 48GHz·µm^[6]。 2023年,西安电子科技大学将 Ga₂O₃沟道材料转移到 SiC 衬底 上,并结合T型栅结构制作了晶 体管,该器件的 f_T, f_{MAX}分别为 27.6、57GHz, f_T·L_G为5GHz·µm, 为目前国际报道的最高值^[17],如 图 4 所示。

2. 金刚石材料与器件研究进展 2.1 金刚石材料

图3. (a) 复合终端的异质结二极管及Benchmark图, (b) N_2O 等离子体处理二极管及IV曲线

为 0.95 GW/cm²^[11]。西安电子科技大学在同年制作了凹槽 PN 异质结栅结构晶体管,器件的导通电阻为 6.24 m $\Omega \cdot cm^2$, BFOM 值为 0.74 GW/cm²,达到国际先进水平^[12]。

出于系统应用层面的考量,研制高性能的增强型 Ga₂O₃ 基晶体管至关重要。目前主流的增强型器件制作方式包括凹

槽栅, 异质结栅以及鳍式 (Fin) 栅结构等。2018年,美国空军实 验室利用凹槽栅结构并通过原子 层沉积 (ALD) SiO, 作为栅介质, 实 现了阈值电压为 2V 的增强型器件, 其导通电阻为 215 Ω·mm, 击穿电 压为 505 V^[13]。2022 年, 电子科技 大学团队采用凹槽异质结栅结构, 实现了增强型 Ga₂O₃ 晶体管,器件的 导通电阻为 15.1 mΩ·cm², 击穿电压 为 980 V, BFOM 为 63 MW/cm^{2[14]}。 2023年,西安电子科技大学制作 了 Ga₂O₃/NiO_x 异质结栅和肖特基 复合栅结构晶体管,其阈值电压 为3.3V,击穿电压达到2160V,导 通电阻为 $6.35 \text{ m}\Omega \cdot \text{cm}^2$, BFOM 值达到 0.73 GW/cm², 是已报道氧 化镓增强型器件中的最高值[15], 如图4所示。

此外,由于较高的临界击穿 场强和低串联电阻,氧化镓依然 金刚石具有禁带宽度大、击穿场强高、载流子迁移率和 饱和速度高的优势,并且具有自然界最高的热导率,从半导 体的各种品质因数来看,金刚石材料拥有巨大的应用潜力, 有望将电子元器件推向新的功率极限。同时,金刚石还拥有 超强的抗辐照能力、极好的电绝缘特性和快响应特性,有望



图4. (a) 异质结-肖特基复合栅结构晶体管及其Benchmark图, (b) T型栅结构的β-Ga₂O₃ MOSFET及其小信号特性曲线

成为下一代脉冲强辐射场探测器的理想材料。此外,金刚石 还可作为高性能热沉衬底,从芯片级散热的层面促使大功率 器件和芯片小型化,在提升电路和系统的性能与寿命方面具 有重要应用价值。

目前,单晶金刚石制备主要有高温高压(HPHT)合成 方法和化学气相沉积法(CVD)。HPHT合成单晶金刚石是 一种模拟自然界中金刚石形成条件的技术,它在科学研究和 工业应用中具有重要地位。2015年,吉林大学设计了新型 立方高压设备,提升了合成金刚石的质量,如图5所示^[18]。 但 HPHT 法制备单晶金刚石的尺寸受到严重限制,无法更进 一步突破。

CVD 制备单晶金刚石体材料或者薄膜的主流方法主要 包括微波等离子体化学气相沉积法(MPCVD)和热丝化学 气相沉积法(HFCVD)。MPCVD 法制备金刚石薄膜技术经 过40 余年发展,逐渐走向成熟稳定,成为制备金刚石的主 流方式。2014年,日本 AIST 采用马赛克拼接技术,将24 个10 mm×10 mm"克隆"基片拼接成一个5.08 cm 的马赛 克金刚石晶圆,实现了英寸级单晶金刚石^[19]。2018年,西 安电子科技大学采用 MPCVD 系统在种子最大边对边宽度为 7.5 毫米的基础上,得到了两边宽度约为10毫米的同质外延 单晶^[20]。2019年,西安电子科技大学利用 MPCVD 系统实 现了7个 SCD 样品的同时扩大生长,并且进一步扩大到14 个 SCD 样品的同时生长^[21]。

在外延生长研究方面,2015年,北京科技大学开展了 Ir 衬底上异质外延形核研究,外延形核密度达到10⁸~10⁹cm⁻^{2[22]}。目前最大尺寸(直径~90毫米)单晶是德国奥格斯堡 大学在2017年在 Ir YSZ/Si(001)复合衬底上获得的,其 生长时间120 h、厚度为1.6 mm、摇摆曲线(004)半高宽 FWHM 达到0.064°^[23]。西安电子科技大学在2020年优化 MPCVD 生长方式,实现了高纯外延材料生长,材料的 XRD (004) 面摇摆曲线半高宽仅为 46.3 arcsec^[24]。

2.2 金刚石器件

2.2.1 金刚石功率器件

金刚石功率器件分为功率二极管与功率晶体管。在功率 二极管方面,由于金刚石的n型掺杂技术尚未成熟,金刚石 基肖特基二极管主要通过p型金刚石和金属形成肖特基结实 现。从结构上可分为垂直型、准垂直型和横向型。2021年, 日本产业技术综合研究所通过插入含有金属钨的缓冲层制备 了准垂直肖特基势垒二极管。在±8 V电压下,整流比超过 8 个数量级,器件击穿电压为 375 V^[25]。

由于其材料的固有属性, 金刚石功率晶体管通常为耗 尽型器件。2022年,日本佐贺大学制备了Al₂O₃为介质层 的 MOSFET, 该器件最大漏极电流密度可达 -0.68 A/mm, 最大有效迁移率为205 cm²/(V·s),比导通电阻为7.54 mΩ · cm²。器件的击穿电压达到 2568 V, BFOM 值为 874.6 MW · cm⁻², 是目前金刚石功率晶体管最高值^[26]。而要想实 现增强型器件需要克服更多的技术难题,这也是当前金刚石 功率晶体管研究中的热点。关于金刚石增强型器件的主流 实现方式包括退火或紫外臭氧处理;利用低功函数栅极材 料;耗尽 2DHG 沟道;氮离子注入等。2022 年,西安电子 科技大学利用 Al/BaF, 栅极材料实现了高性能常关氢化金刚 石 MIS-FET,器件的阈值电压为 -0.90 V,最大跨导和最大 饱和电流分别为 30 mS/mm 和 -96.5 mA/mm^[27]。2023 年,西 安交通大学利用电子束蒸发的方式在栅下沉积了 30nm 厚的 CeB₆,成功实现了阈值电压为-0.46V金刚石增强型器件。 最大电流密度为 -83.8 mA/mm^[28]。

2.2.2 金刚石辐射探测器

由于金刚石优良的抗辐射特性及温度稳定性,其在辐射探测领域有着良好的应用前景。金刚石辐射探测器以匀质

体电导型(无结型)结构为主流结构。 这种结构对金刚石材料在核辐射后产 生的载流子的收集特性提出了极高的 要求,在电学特性上表现为载流子输 运特性好、复合中心和陷阱少、载流 子复合寿命长,这些特性决定了金刚 石辐射探测器的电荷收集效率、能量 分辨率等指标和长期探测性能的稳定 性。目前金刚石辐射探测器的电荷收 集效率可达90%以上(甚至100%), 对α粒子和中子的能量分辨率最好结 果分别为0.4%与1.5%。对γ射线/中 子/质子/重离子等的探测则进一步 证明了金刚石的抗辐照特性,在经受



图5. 高温高压法合成单晶金刚石

宽禁带半导体国家工程研究中心专栏 | WBS Column

 10^{15} 质子 /cm²、250 Mrad 光子辐照以及 3×10^{15} 中子 /cm² 辐照后,金刚石探测性能只有轻微的变化。

2020年,西安电子科技大学提出了一种新型金刚石 探测器,该器件在1 V/µm 的电场下,暗电流非常低仅为 7.46×10⁻¹³ A/mm²。在 α 粒子的辐照下,探测器的 CCE 为 电子 (98.6%)和空穴 (99.01%),以及能量分辨率为 1.04% 与 0.76%。同时,探测器具有超快的时间响应,仅为 347.4 ps^[29], 如图 6 所示。



图6. 金刚石辐射探测器及其IV曲线

3. 氮化铝材料与器件研究进展

3.1 氮化铝材料

氮化铝(AIN) 是典型的Ⅲ-V 族化合物,有着优异的 物理化学性质如高热稳定性(熔点 2100 ℃)、高热导率[2W/ (cm·K)]、高化学稳定性等。AIN 还具有良好的压电和介电 性能,因此在能量转换、声波和 MEMS 等器件上具有很大

的应用价值,已被用于微机电系统。针对 于 AIN 材料的研究主要集中在 AIN 晶体生 长与 AIN 薄膜外延两个方面。其中,AIN 晶体生长主要是采用 PVT 法进行自籽晶 与异质籽晶生长。AIN 薄膜外延主要采用 MOCVD、ALD 等方法在蓝宝石或 4H-SiC 衬底上进行异质外延生长。

国内外有许多团队对 AIN 材料开展了 研究并取得了一定成果。在 AIN 晶体生长 方面,北京大学结合有效的 AI 原子输运控 制方法,实现了直径超过 62 mm 的 AIN 晶 体和直径超过 50 mm 的 AIN 单晶衬底。在 AIN 薄膜外延方面,该团队提出了一种基 于纳米图形化 AIN/蓝宝石模板的"可控离 散和可控聚合"侧向外延方法(NPATs), 使蓝宝石衬底上 AIN 薄膜的位错腐蚀坑密 度降低至 10⁴ cm⁻² 量级^[30]。与此同时,西 安电子科技大学提出了扩散吸附调节外延 生长法,获得了 3×3 cm² 的柔性 AIN 薄



图7.AIN薄膜及其显微、拉曼特性

外,该团队还通过应变工程连续调控柔性 AIN 材料的带隙, 将带隙降低到 4.8 eV,并使响应度提高 161%,时间响应速 度加快 31%,并降低了暗电流^[31]。此外,AIN 还可以通过 ALD 方式生长,起到栅介质的作用。2015年,西安电子科 技大学用 PEALD 生长 AIN 栅介质,与 AlGaN/GaN 结合形 成 MIS-HEMT 器件,器件的跨导峰值为 289 mS/mm,同时 还显著改善了栅界面特性,界面电荷降低至 3.1 × 10¹¹ cm^{-2[32]}。

3.2 氮化铝器件

针对 AIN 器件的研究主要集中于二极管、MESFET、光 电探测器等。其中,AIN 基二极管表现出较好的特性而受 到广泛研究。2023年,亚利桑那州立大学首次在 AIN 衬底 上实现了击穿电压达到 3 kV 的 AIN 肖特基二极管,泄漏电 流仅为 200 nA^[33]。2024年,名古屋大学采用分布式极化掺 杂方法在 AIN 衬底上制备了 AlGaN p-n 垂直二极管,如图 8 (a)所示,击穿场强达到 7.3 MV/cm,实现了 6.5 V 的开启 电压和 3 mΩ·cm² 的导通电阻,为目前所报道的 AIN 基 p-n



膜, 且 RMS 为 0.748 nm, 如图 7 所示。此 图8. (a) p-n二板管的横截面图及IV特性曲线 (b) AIN/GaN双势垒共振隧穿二板管及其IV特性曲线

二极管最小值^[34]。同年,西安电子科技大学实现了高性能 AIN/GaN 双势垒共振隧穿二极管,其峰值电流达到了创纪录 的1551 kA/cm²,峰谷电流比为1.24^[35],如图8(b)所示。

此外,由于 AIN 具有很高的极化效应,因此,AIN/GaN 异质结中的沟道电子面密度极高,适合制作射频器件,其较高的欧姆接触电阻通常用二次外延的方法来解决。2022年, 西安电子科技大学提出了远程等离子体氧化处理的低损伤增强型 AIN/GaN HEMT,阈值电压为 0.4 V,最大电流达到了 1.06 A/mm^[36]。2023年,北京大学报道了 70 nm 栅长的 AIN/ GaN HEMT,欧姆接触电阻低至 0.09 Ω · mm, f_r/f_{max}达到 140/301 GHz,饱和电流密度达到 1.54 A/mm^[37]。

4. 总结与展望

本文参考了超宽禁带半导体的学术和产业界动态,并根 据国家工程研究中心多年在该领域的深入研究,简单概述了 超宽禁带半导体材料、器件及相关技术的阶段性关键进展。

Yole Intelligence 在《Status of the Power Electronics Industry Report》中预计,到 2028年,全球功率器件市场将 增至 333 亿美元,推动着宽禁带半导体领域的高速发展,但 现有的 GaN 和 SiC 体系难以满足日益增长的军用及民用技 术要求,作为超宽禁带半导体,Ga₂O₃能够实现 n 型电子结 构的精确调制、金刚石具有室温下最高的热导率,而 AlN 具有极宽的带隙和较好的极化特性,这些优异的特性使得其 在高压、高频、高温和大功率电子器件等领域具有广阔的应 用前景,在更高功率、频率和效率的同时,低成本和小体积 产品的实现成为可能。

近十年,世界范围特别是国内对超宽禁带半导体的研究 变得更加活跃,不同技术制备的四英寸 AlN、金刚石和六英 寸 Ga₂O₃ 衬底相继被报道,Ga₂O₃ 和金刚石 MOSFET 及 AlN 基 HEMT 出色的器件性能也有望在电力电子及射频功率领 域应用,Ga₂O₃ 基日盲探测器、金刚石基辐照探测器和光导 开关、AlN 基 LED 等也在光电子、辐射领域取得了突破进 展。这些喜人的成果更加证明了超宽禁带半导体的发展潜力。 但是,由于相关理论与技术的不成熟,超宽禁带半导体材料 与器件仍存在很多问题有待解决。此外,与相对较为成熟的 SiC、GaN 相比,以Ga₂O₃、金刚石和 AlN 为代表的超宽禁 带半导体产业化应用才刚刚开始。下一个十年,相信在国内 外同行的共同努力下,超宽禁带半导体理论和技术将得到跨 越式发展,商业产品快速投放并在市场中实现广泛应用,它 们将通过更高的工作效率和更低的功率损耗来节省能源,同 时改变人们的工作与生活。**除**C

扩展阅读

- [1] C. Zhao et al., "Preparation of high-thickness n⁻-Ga₂O₃ film by MOCVD," in Coatings, vol. 12, no. 5, 645, May. 2022, doi: 10.3390/coatings12050645.
- [2] Y. Wang, et al., "Enhancing the quality of homoepitaxial (-201) β-Ga₂O₃ thin film by MOCVD with in situ pulsed indium," in Applied Physics Letters, vol. 124, no. 7, 072105, Feb. 2024, doi: 10.1063/5.0189586.
- [3] Y. Wang et al., "Optimization quality for indium pulse-assisted of β-Ga₂O₃ thin film on sapphire surface," in Ceramics International, vol. 49, no. 23, pp. 37506-37512, Dec. 2023, doi: 10.1016/j.ceramint.2023.09.077.
- [4] P. Ma et al., "Two-step growth of β-Ga₂O₃ on c-plane sapphire using MOCVD for solar-blind photodetector," in Journal of Semiconductors, vol. 45, no. 2, 022502, Apr. 2024, doi: 10.1088/1674-4926/45/2/022502.
- [5] J. Li et al., "Breakdown up to 13.5 kV in NiO/β-Ga₂O₃ vertical heterojunction rectifiers," in ECS Journal of Solid State Science and Technology, vol. 13, no. 3, 035003, Mar. 2024, doi: 10.1149/2162-8777/ad3457.
- ▶ [6] J. Zhang et al., "Ultra-wide bandgap semiconductor Ga₂O₃ power diodes," in Nature Communications, vol. 13, no. 1, 3900, Jul. 2022, doi: 10.1038/s41467-022-31664-y.
- [7] Nolan S. Hendricks et al., "Vertical metal-dielectric-semiconductor diode on (001) β-Ga₂O₃ with high-κ TiO₂ interlayer exhibiting reduced turn-on voltage and leakage current and improved breakdown," in Applied Physics Express, vol. 16, no. 7, 071002, Jul. 2023, doi: 10.35848/1882-0786/ace0f3.
- [8] Y. He et al., "Research on the β-Ga₂O₃ Schottky barrier diodes with oxygen-containing plasma treatment," in Applied Physics Letters, vol. 122, no. 16, 163503, Apr. 2023, doi: 10.1063/5.0145659.
- [9] Q. Yan et al., "Low density of interface trap states and temperature dependence study of Ga₂O₃ Schottky barrier diode with p-NiO_x termination," in Applied Physics Letters, vol. 120, no. 9, 092106, Feb. 2022, doi: 10.1063/5.0082377.
- [10] F. Otsuka et al., "Large-size (17x1.7 mm²) β-Ga₂O₃ field-plated trench MOS-type Schottky barrier diodes with 1.2 kV breakdown voltage and 10⁹ high on/off current ratio," in Applied Physics Express, vol. 15, no. 1, 016501, Jan. 2022, doi: 10.35848/1882-0786/ac4080.
- [11] A. Bhattacharyya et al., "High-mobility tri-gate β-Ga₂O₃ MESFETs with a power figure of merit over 0.9 GW/cm²," in IEEE Electron Device Letters, vol. 43, no. 10, pp. 1637-1640, Oct. 2022, doi: 10.1109/LED.2022.3196305.
- [12] C. Wang et al., "Hysteresis-free and μ s-switching of D/E-modes Ga₂O₃ hetero-junction FETs with the BV²/R_{on,sp} of 0.74/0.28 GW/cm²," in Applied Physics Letters, vol. 120, no. 11, 112101, Mar. 2022, doi: 10.1063/5.0084804.

- [13] K. D. Chabak et al., "Recessed-gate enhancement-mode β-Ga₂O₃ MOSFETs," in IEEE Electron Device Letters, vol. 39, no. 1, pp. 67-70, Jan. 2018, doi: 10.1109/LED.2017.2779867.
- [14] X. Zhou et al., "Normally-off β-Ga₂O₃ power heterojunction field-effect-transistor realized by p-NiO and recessed-gate," 2022 IEEE 34th International Symposium on Power Semiconductor Devices and ICs (ISPSD). Vancouver, BC, Canada, 2022, pp. 101-104, doi: 10.1109/ISPSD49238.2022.9813678.
- [15] X. Wang et al., "An E-mode β-Ga₂O₃ metal-heterojunction composite field effect transistor with a record high P-FOM of 0.73 GW/cm²," 2023 35th International Symposium on Power Semiconductor Devices and ICs (ISPSD), Hong Kong, 2023, pp. 390-393, doi: 10.1109/ISPSD57135.2023.10147570.
- [16] A. Vaidya et al., "Enhancement mode β-(Al_xGa_{1-x})₂O₃/Ga₂O₃ heterostructure FET (HFET) with high transconductance and cutoff frequency," in IEEE Electron Device Letters, vol. 42, no. 10, pp. 1444-1447, Oct. 2021, doi: 10.1109/LED.2021.3104256.
- [17] M. Zhou et al., "1.1 A/mm β-Ga₂O₃-on-SiC RF MOSFETs with 2.3 W/mm P_{out} and 30% PAE at 2 GHz and f_T/f_{max} of 27.6/57 GHz," 2023 International Electron Devices Meeting (IEDM), San Francisco, CA, USA, 2023, pp. 1-4, doi: 10.1109/ IEDM45741.2023.10413782.
- [18] Q. Han et al., "Design of a novel large volume cubic high pressure apparatus for raising the yield and quality of synthetic diamond," in Journal of Crystal Growth, vol. 422, pp. 29-35, Jul. 2015, doi: 10.1016/j.jcrysgro. 2015.04.028.
- [19] H. Yamada et al., "A 2-in. mosaic wafer made of a single-crystal diamond," in Applied Physics Letters, vol. 104, no. 10, 102110, Mar. 2014, doi: 10.1063/1.4868720.
- > [20] Z. Ren et al., "Growth and characterization of the laterally enlarged single crystal diamond grown by microwave plasma chemical vapor deposition," in Chinese Physics Letters, vol. 35, no. 7, 078101, Jun 2018, doi: 10.1088/0256-307X/35/7/078101.
- [21] Z. Ren et al., "Multiple enlarged growth of single crystal diamond by MPCVD with PCD-rimless top surface," in Chinese physics B, vol. 28, no. 12, 128103, Nov. 2019, doi: 10.1088/1674-1056/ab53cd.
- [22] Y. Feng et al., "Heteroepitaxial nucleation of diamond on Ir(100)/MgO(100) substrate by bias enhanced microwave plasma chemical vapor deposition method," in Journal of Synthetic Crystals, vol. 44, no. 4, pp. 896-901, Apr. 2015, doi: 10.16553/j.cnki. issn1000-985x.2015.04.009.
- [23] M. Schreck et al., "Ion bombardment induced buried lateral growth: The key mechanism for the synthesis of single crystaldiamond wafers," in Scientific Reports, vol. 7, 44462, Mar. 2017, doi: 10.1038/srep44462.
- ▶ [24]苏凯. 高性能CVD金刚石核探测器及相关电子器件研究. 西安电子科技大学, 2022. doi: 10.27389/d.cnki.gxadu.2020.003386.
- [25] P. Sittimart et al., "Enhanced in-plane uniformity and breakdown strength of diamond Schottky barrier diodes fabricated on heteroepitaxial substrates," in Japanese Journal of Applied Physics, vol. 60, no. SB, SBBD05, May 2021, doi: 10.35848/1347-4065/abd537.
- [26] N. C. Saha et al., "875-MW/cm² low-resistance NO₂ p-type doped chemical mechanical planarized diamond MOSFETs," in IEEE Electron Device Letters, vol. 43, no. 5, pp. 777-780, May 2022, doi: 10.1109/LED.2022.3164603.
- ▶ [27] Q. He et al., "High mobility normally-OFF hydrogenated diamond field effect transistors with BaF₂ gate insulator formed by electron beam evaporator," in IEEE Transactions on Electron Devices, vol. 69, no. 3, pp. 1206-1210, Mar. 2022, doi: 10.1109/ TED.2022.3147738.
- > [28] M. Zhang et al., "Electrical properties of cerium hexaboride gate hydrogen-terminated diamond field effect transistor with normally-off characteristics," in Carbon, vol. 201, pp. 71-75, Sep. 2022, doi: 10.1016/j.carbon.2022.08.056.
- > [29] K. Su et al., "High performance hydrogen/oxygen terminated CVD single crystal diamond radiation detector," in Applied Physics Letters, vol. 116, no. 9, 092104, Mar. 2020, doi: 10.1063/1.5135105.
- [30] J. Wang et al., "Group-III nitride heteroepitaxial films approaching bulk-class quality," in Nature materials, vol. 22, no. 7, pp. 853-859, Jun. 2023, doi: 10.1038/s41563-023-01573-6.
- ▶ [31] 史泽堃. 柔性自支撑AlN薄膜极性调控与应变工程的研究. 西安电子科技大学, 2024. doi: 10.27389/d.cnki.gxadu.2022.003463.
- [32] J. Zhu et al., "Improved interface and transport properties of AlGaN/GaN MIS-HEMTs with PEALD-grown AlN gate dielectric," in IEEE Transactions on Electron device, vol. 62, no. 2, pp. 512-518, Feb. 2015, doi: 10.1109/TED.2014.2377781.
- [33] D. H. Mudiyanselage et al., "High-voltage AlN Schottky barrier diodes on bulk AlN substrates by MOCVD," in Applied Physics Express, vol 17, no. 1, 014005, 2024, doi: 10.35848/1882-0786/ad15f4.
- [34] T. Kumabe et al., "Demonstration of AlGaN-on-AlN pn diodes with dopant-free distributed polarization doping," in IEEE Transactions on Electron Devices, vol 71, no. 5, pp. 3396-3402, Feb. 2024, doi: 10.1109/TED.2024.3367314.
- [35] F. Liu et al., "Record peak current density of over 1500 kA/cm² in highly scaled AlN/GaN double-barrier resonant tunneling diodes on free-standing GaN substrates," in Applied Physics Letters, vol 124, no. 7, 073501, Feb. 2024, doi: 10.1063/5.0180145.
- [36] S. Liu et al., "Improved breakdown voltage and low damage E-mode operation of AION/AIN/GaN HEMTs using plasma oxidation treatment," in IEEE Electron Device Letters, vol 43, no. 10, pp. 1621-1624, Oct. 2022, doi: 10.1109/LED.2022.3203164.
- ▶ [37] L. Yang et al., "AlN/GaN HEMTs with f_{max} exceeding 300 GHz by using Ge-doped n⁺⁺ GaN Ohmic contacts," in ACS Applied Electronic Materials, vol. 5, no. 9, pp. 4786-4791, Sep. 2023, doi: 10.1021/acsaelm.3c00555.



应用 AIN 的极端温度器件

具有 AIN 沟道的二极管和晶体管具有高击 穿电压特性,可在极高温度下工作

作者:Hironori Okumura, 筑波大学

 伊多人类活动正在扩展到极端环境,通常是 为了开发资源。这使得探索向各个方向发展,包括地下深处、海洋深处和深空。在所有这些环境中,温度都是极端的──金星表面、深井钻探以及工作中发动机内部空间的温度都超过300℃。 要了解有关所有这些环境的更多信息,需要 部署传感器。但最常见的那些——即基于硅的感 器——由于工作温度限制相对较低,无法胜任这 项任务。这意味着,为了丰富我们在这些环境中 的生活,我们需要开发极端温度电子产品。

当所有形式的半导体器件在极端温度下工作 运行时,它们会面临与材料、电极、栅极氧化物 和封装相关的问题(见图1)。随着温度升高,电 子从价带最大值激发到导带最小值,因此会产生 大量电子-空穴对。这些电子会增加本征载流子



图1:具有栅极氧化物的 MESFET中的漏电流路 径和热退化点。 浓度(见图 2(a)),从而造成不利影响,因为它们 会增加器件的漏电流,阻止其关闭。减少漏电流 的方法包括引入具有较大带隙能量和较低本征载 流子浓度的半导体材料(见图 2 (b)),或限制电 流从沟道以外的区域扩散。采用高电阻率层包围 的沟道层,有效施主/受主浓度低,缺陷浓度低, 可以提高器件的工作温度。另一种方法是部署具 有 p-n结的器件,例如JFET和BJT。在这些情况下, 为电极选择与基础半导体反应性最小的难熔金属 也很重要。尤其,钛、钒、钽、钼、钨和铂比铝、 镁、铜、银、铟和金更适合此用途。

为什么使用 AIN ?

有许多半导体材料的带隙比硅更大。它们 包括 SiC (3.3 eV)、GaN (3.4 eV)、Ga₂O₃ (4.7-5.2 eV)、金刚石 (5.5 eV)和 AlN (6.1 eV)。由 Philip Neudeck带领的 NASA 团队报告称,SiC JFET 可 以在超过 800℃的温度下工作。这无疑是一个 引人瞩目的结果,不过带隙更宽的材料还有望达 到更高的温度。然而,其中不少有明显的缺点。

图2: (a) 高温下电子 空穴对生成的图示。
 (b) 硅、SiC、GaN、
 β-Ga₂O₃、金剛石和AIN
 的本征載流子浓度与温
 度倒数的关系。



GaN 的有效施主浓度高达 10¹⁶ cm⁻³;不可能形成 p型 Ga₂O₃ 层;金刚石在 700°C 左右开始与氧气 发生反应。与之形成鲜明对比的是,AlN 没有明 显缺陷,并且具有热稳定性和可控掺杂性。由于 这些特性,我们筑波大学的团队一直将所有注意 力都集中在 AlN 上,旨在开发极端温度器件。

从历史上看,人们一直认为氮化铝只能作为 绝缘体。然而,大约 20 年前,NTT 的 Yoshitaka Taniyasu 及其同事通过 MOCVD 生长导电 AlN 层 证明了情况并非如此。该团队记录了掺杂浓度 为 3×10^{17} cm⁻³ 的硅掺杂 AlN 层的电子迁移率为 426 cm² V⁻¹ s⁻¹。在这项工作的基础上,他们继续 开创 p 型 AlN 生长,并展示了首款波长为 210 nm 的 AlN LED 和准垂直型 AlN p-n 二极管。这些 成功要归功于最近基于 AlGaN 和 AlN 的深紫外 LED 的快速发展。

除了光学器件之外,研究界为了探索高临界 电场的潜在优势,还研究了 AlN 肖特基势垒二 极管和 AlN/AlGaN HEMT。可惜的是,由于施主 和受主的电离能较高,这些器件的载流子浓度较 低——硅为 0.3 eV, 镁为 0.6 eV。因此, 这两种 掺杂剂的载流子浓度比它们的浓度低大约两个数 量级,导致器件的电流非常小。为了克服这个问 题,我们的团队与麻省理工学院和阿尔托大学的 研究人员合作,通过在 N 极性 AlGaN/AlN 结构 中引入极化诱导掺杂,开辟了新的领域。由于自 发极化和压电极化,这种形式的掺杂可以增加电 流并降低接触电阻。利用极化诱导掺杂,我们展 示了首款 N 极性 AIN 基 PolFET 和 HEMT, 其漏 极电流超过100 mA mm⁻¹。基于这样的成功,我 们将氮化铝定义为光学和电气器件领域的实用半 导体。

为了生产这些器件,我们得到了许多材料供 应商的支持。2 英寸蓝宝石衬底上的高质量 AIN 样品可从 Dowa Electronics Materials 购买, 2 英寸 块状 AIN 可从 Stanley 和 Asahi Kasei 购买。

掺杂 AIN

控制半导体中掺杂剂的浓度是在晶体生长、 热扩散和可能的注入过程中掺入杂质。后者是一 项有吸引力的技术,能够实现精确的剂量控制并 确保掺杂剂的高横向均匀性。然而,当采用高剂 量注入时,它们往往会损坏晶格并引入高浓度的 点缺陷,由此会补偿掉载流子。幸运的是,大部



图3: (a) 1600°C退火后 3μm厚的硅注入AIN层 中硅、氧和碳的杂质浓 度的深度分布。(b) 退火 后1毫米厚的镁注入AIN 层中镁浓度的深度分 布。

分损坏可以通过后续热退火来修复,我们在生产 硅注入的 n型 AIN 沟道时就使用了热退火。

AIN 晶体(包括其表面)令人印象深刻的特 性之一是在高温下的鲁棒性,在高达1700℃的 氮气下仍能保持稳定。这种鲁棒性为修复注入损 伤提供了宽阔的窗口——该过程需要1200℃以上 的温度来电激活硅注入的 AIN 层。

但请注意,选择退火温度时需要慎重考虑, 因为它可能会导致材料发生其他变化。超过1400 ℃时,硅和氧杂质会在上面的层内扩散。由于氧 原子从蓝宝石衬底中扩散,在氮气下在1500℃ 时分解,蓝宝石衬底上的薄的AIN层在高温退火 后会具有较高的氧浓度,导致电特性下降。

通过与麻省理工学院、阿尔托大学、TNSC 和 Dowa Electronics Materials 公司合作,我们研 究了 AlN 中硅、氧和镁原子的扩散(见图 3)。我 们的研究表明,使用 3 毫米厚的 AlN 层进行退 火后,从蓝宝石衬底扩散的氧原子无法到达沟道 层。由此我们得出结论,具有硅和镁注入的导电 AlN 层的优选退火温度范围分别为 1200-1600℃ 和 1400-1500℃。基于这些认知,我们展示了首 个 AlN 沟道晶体管。

当器件的制造涉及接近热平衡的条件时,例 如外延生长和高温退火,有利于形成电离能为 250-320 meV 的深能级。这往往会导致硅施主的 自我补偿,这种情况与我们的结果一致。

同时,使用非平衡工艺,例如离子注入,可 以增加电离能为 64-86 meV 的浅施主数量。这促 使北卡罗来纳大学和 Adroit Materials 的 Hayden Breckenridge 及其同事通过硅注入和在 1200℃ 的 相对低温下进行后退火来生产高导电性的 AIN 层。另一个振奋人心的结果来自京都大学,AIN 的替代镁受主结合能仅为 250-410 meV,该值远 小于普通 MOCVD 生长的 AIN 层中镁受主的电离 能。总而言之,这些结果表明,如果在掺杂硅和 镁的 AIN 中能够重复且轻松地控制非平衡工艺条 件,这可能会为性能大幅提高的电子和光学器件 打开大门。

AIN 的电性能

为了提高 AIN 基器件的电气性能,需要做的 不仅仅是解决因低载流子浓度而受到损害的 n 型 和 p 型 AIN 层的高电阻率问题。此外,还需要解 决由于电子亲和力小而导致的高接触电阻率问题。 在室温下在 AIN 中形成欧姆接触尤其具有挑战性。 电压降由肖特基势垒的高度决定,肖特基势垒的 高度取决于金属功函数和半导体电子亲和势之间 的差异。通过适当选择电极材料来降低势垒高度, 可以产生欧姆接触。n 型 AIN 的选择有钛、铝、钒 和钼,而 p 型 AIN 的欧姆接触可以使用钯和 NiO。

为了提高 AIN 基器件的电气性能,需要做的不仅仅是解决因低载流子浓度 而受到损害的 n 型和 p 型 AIN 层的高电阻率问题



图4: (a) 具有硅注入 AIN 沟道的肖特基势垒 二板管的横截面。Ni/Au 阳板和 Ti/Al/Ti/Au 阴 板。(b) AIN 肖特基势垒 二板管在 27℃至 827℃ 范围内的电流密度-电压 特性。 为了提高 AIN 基器件的电气性能,需要做的 不仅仅是解决因低载流子浓度而受到损害的 n 型 和 p 型 AIN 层的高电阻率问题

半导体材料中重掺杂的影响之一是由于耗 尽区宽度减小,导致隧道效应穿过势垒。最顶层 AlN 表面的重掺杂对于欧姆接触非常重要。然而, 由于 AlN 层中硅和镁掺杂剂的浓度限制在 10¹⁹ cm⁻³ 左右,可能是由于补偿缺陷形成,因此场发射隧 道效应没有应用前景。

为了确定半导体结构中的载流子浓度和载流 子迁移率,研究人员倾向于采用霍尔效应测量。 由于这些测量需要欧姆特性,一些研究使用了重 掺杂的 GaN 接触层。由此能够在室温和高温下 测定 AIN 的电性能。我们与其他人一起评估了高 温下的载流子浓度和载流子迁移率,分别获得了 在超过 200℃和 500℃ 的温度下 n 型和 p 型 AIN 的值。

图 5: (a) 具有硅注入 AlN 沟道的 MESFET 橫 截面示意图。(b) AlN MESFET 在 727°C 时的 直流输出特性。 在进行这项研究时,我们发现了一个与高温 测量相关的新问题。由于我们缺乏适用于极端温 度的粘合和封装技术,因此必须应用探针台。我 们还发现普通探头尖端在高温下会退化。请注意,



大多数报道的器件最高工作温度不超过 500℃,这 意味着在高于此温度时电气特性的测量不可靠。

我们与 Dowa Electronics Materials 公司合作, 利用高温探针系统评估了蓝宝石衬底上 3m 厚的 AIN 层的电气特性,该高温探针系统在高真空下 的最高测量温度为 900℃。为此,我们在室温下 将硅注入 AIN 层中以获得 n 型电导;在 150 nm 深的箱型掺杂分布中,浓度为 2×10¹⁹ cm⁻³。这些 硅注入的 AIN 层随后在 1500℃ 下进行退火。然 后,我们沉积 Ti/AI/Ti/Au 电极用于欧姆接触,然 后在 950℃ 下合金化。

我们的电极在 877℃ 时退化,可能是由于 Ti/ AI 和 AIN 之间的反应。这就需要寻找适合极端 温度下欧姆接触的金属。针对考虑到的温度,我 们观察到电流 - 电压关系在 127℃ 以下呈非线性, 在 227℃ 以上几乎呈线性。经过评估 227℃ 至 827℃ 之间的电气特性发现,薄层电阻和接触电 阻率随着温度的升高而降低。从 227℃ 到 627℃, 随着温度的升高,电子迁移率略有下降,但由于 施主电离增强,电子浓度增加,导致高温下薄层 电阻降低。由此我们得出结论,n型 AIN 层在极 端温度下表现出优异的性能。

二极管和晶体管

我们在蓝宝石衬底上制造了具有硅注入 AIN 层的肖特基势垒二极管和 MESFET。我们的二极 管能够在 827℃ 的温度下工作(见图 4),超越了 之前的所有记录,而我们的晶体管的工作温度高 达 727℃(见图 5)。AIN肖特基势垒二极管在室温 下的击穿电压为 610 V,而 AIN MESFET 在 727℃ 下的相应击穿电压为 176 V。我们认为这些器件实 际上是可行的,因为它们具有简单的结构,并且 AIN 层生长在大尺寸、低成本的蓝宝石衬底上。

为了制造肖特基势垒二极管和 MESFET,我 们使用 Ni/Au 作为阳极和栅极接触。我们发现镍 具有热稳定性,即使在 827℃ 下也几乎不与 AIN 发生反应。更重要的是,就电气特性而言,我们 发现 Ni/Au 和 Pt/Au 之间几乎没有差异。对于肖 特基势垒二极管,由于本征载流子浓度低和热稳 定的 Ni/AIN 界面,即使在 827℃下,关断电流 也很小。然而,由于底部未掺杂 AIN 层的泄漏和 高浓度的缺陷,AIN MESFET 的断开状态漏极电 流在 727℃ 时很高。与硅器件中的电流在高温下 由于声子散射而下降不同,我们发现 AIN 肖特基



图 6: 基准图,将 AlN 器件与其他最先进的 (a) 肖特基势垒二极管和 (b) FET 的电流开关比与测 量温度进行比较。

势垒二极管和 MESFET 的正向电流随着温度高达 827℃ 而持续增加。我们将此归因于极端温度下 AlN 器件中的电流主要由电子浓度的增加和接触 电阻率的降低决定,而电子迁移率的降低则起着 次要的作用。

我们开发的 AIN 器件为制造可在极端温度下 工作的半导体器件开辟了一条新途径。尽管肖特 基势垒二极管和 FET 的开关比与温度之间存在权 衡(见图 6),但 AIN 器件仍有很大的改进潜力。 例如,通过同质外延生长和引入 JFET 结构的结 合,应该可以提高极端温度下的开/关比。其他 改进可能来自耐热欧姆接触的引入,而不是钛/ 铝/钛/金,此举会将工作温度提高到 877℃以上。

对于大多数极端温度应用, IC 需要长期可靠 的运行。此类电路采用互补技术制造,具有 n 沟 道和 p 沟道。京都大学的工程师开发了一种可在 350℃ 温度下工作的 SiC 互补 JFET 逻辑门。我们 希望我们的工作可以朝着类似的方向发展,生产 出能够在极端环境下工作,具有同质外延 AIN 沟 道的互补 JFET。**№**0

扩展阅读

- Y. Taniyasu et al. "An aluminium nitride light-emitting diode with a wavelength of 210 nanometres" Nature 441 325 (2006)
- P. G. Neudeck et al. "Demonstration of 4H-SiC Digital Integrated Circuits Above 800 ° C" IEEE Elec. Dev. Lett. 38 1082 (2017)
- H. Okumura et al. "AlN metal-semiconductor field-effect transistors using Si-ion implantation" Jpn. J. Appl. Phys. 57 04FR11 (2018)
- J. Lemettinen et al. "N-Polar Polarization-Doped FieldEffect Transistor based on AlGaN/AlN with drain current over 100 mA/mm" IEEE Elec. Dev. Lett. 40 1245 (2019)
- A. G. Baca et al. "Al-rich AlGaN based transistors" J. Vac. Sci. Technol. 38 020803 (2020)
- M. Hayden Breckenridge et al. "Shallow Si donor in ionimplanted homoepitaxial AlN" Appl. Phys. Lett. 116 172103 (2022)
- M. Hiroki et al. "High-Temperature Performance of AlN MESFETs with Epitaxially Grown n-Type AlN Channel Layers" IEEE Elec. Dev. Lett. 43 350 (2022)
- H. Okumura et al. "Impurity diffusion in ion implanted AlN layers on sapphire substrates by thermal annealing" Jpn. J. Appl. Phys. 61 026501 (2022)
- H. Okumura et al. "Mg implantation in AlN layers on sapphire substrates" Jpn. J. Appl. Phys. 62 020901 (2023)
- H. Okumura et al. "Temperature dependence of electrical characteristics of Si-implanted AlN layers on sapphire substrates" Appl. Phys. Exp. 16 064005 (2023)



作者: Eugene Fitzgerald、Fayyaz Singaporewala、Daniel Lepkowski和 Johanne Chu, New Silicon 公司

为了利用规模化带来的所有传统优势,必须在硅代工厂通过外延和制程将硅和 III-V 族集成起来

流半导体行业正继续朝着同一方向发展。 一如既往,重点是硅晶体管的微型化。如今, 这方面的成功使更多的晶体管可以集成在 IC 上, 从而使芯片的功能更加强大。这种方法提高了内 存和算力,但随着该行业的不断成熟,预计将迎 来商业化的不断进深。

除了扩大规模以外,硅产业还在探索其他方 向。这包括硅与化合物半导体的结合,这种结合 前景广阔,因为它提供了两全其美的机会。化合 物拥有卓越的性能,比如,强大的光发射、高阻 断电压以及射频领域的效率和功率,硅产业具备 低成本、高产量和令人印象深刻的工具集,将硅 产业和化合物相结合的前景十分诱人。

至关重要的是,当化合物与硅结合在一起时, 后者的相关技术优势能够得以保留。高密度器件、 通过扩展提高性能和降低成本的需求占据了这一 价值清单的首位。

从历史上看,器件密度的提高一直是微处理器、多核处理器和硅存储器改进的主要推动力。

未来,可容纳数百万像素的增强现实显示器、像 素化光源和高效单芯片相控阵列都需要高晶体管 和 LED 密度。

总体而言,微型化在提高"性能"的同时降低了"成本"。微型化可以提高电路频率、降低功耗、减少寄生、降低噪音和散热性能。据预测, 微型化带来的这些性能提升优势将持续下去,并可能为 LED 和 HEMT 等高密度器件阵列的数字 控制带来新的发展空间。

规模化带来的成本削减不仅是由于单位面积 内电路数量的增加,从而确保了每个电路生产成本 的降低。还需要考虑器件之间互连的平均成本—— 这取决于互连的长度,较短的互连更具成本效益。

自 20 世纪 80 年代以来,人们已经了解了芯 片级单片集成的经济学原理。(图1展示了互连密 度、单位互连成本和器件密度之间的关系)。自 1984 年以来,我们取得了长足的进步。当时互连 密度低于每平方英寸 10,000 个,在电路板/封装 级而非芯片级实现互连具有经济意义。在这几年 中,芯片中引入了越来越多的布线层,互连也从 板级或封装级迁移到了芯片级。

除了刚才概述的三个优势——新型芯片的可 能性、更高性能和降低成本——还有其他与硅制 造相关的优势,在采用化合物半导体时也应保留。 这些优点包括高产量、高可靠性和快速的产品设 计周期。由于在多种产品中使用相同的制造工艺, 产量和可靠性得到了稳步提高。此外,用于在线 和后道测量的低成本自诊断能力也有助于实现高 产量,这些都是集成设计流程所带来的便利。

另一项优势是采用了通用的硅晶圆制造工 艺,从而提高了通过该工艺的产品数量,并推动 了产量、可靠性和成本效益的提高。最重要的是, 尽管采用了通用方法,但每个客户都保留了自己 的设计知识产权。

与 LED 集成

一个极具吸引力的集成机会是通过使用数 百万个晶体管来驱动和处理数百万个 LED 像素, 从而形成单芯片 LED 显示屏。在这种情况下,这 些显示器中的 LED 密度与早期微处理器中的晶体 管密度相当。因此,与这些微处理器的情况一样, 将所有这些元件封装在一起的意义不大,因为要达 到这样的密度是不可行的,成本太高,而且这种方 法会抵消单片集成在产量和可靠性方面的优势。

我们可以将一系列产品(包括可穿戴设备、 虚拟现实和增强现实)中的LED密度与历史上 的晶体管密度进行比较(见图 2)。该图显示,当 LED成为硅制造的一部分,并利用CMOS后道制 程(BEOL)方法与CMOS相互连接时,LED显示 屏的制造可能会被打乱。请注意,反对这种趋势 的观点是荒谬的,这就像认为奔腾处理器应该通 过大规模转移或拾取贴装技术等方法将单个晶体



图1:单位互连成本与互连密度的关系。定制硅和硅栅阵列是单片硅芯片(CMOS的BEOL 是高密度晶体管的互连)。1984年,当芯片级的互连密度(以及器件密度)降低到每平方 英寸约10,000个互连点时,成本有利于在电路板/封装级制造更长的互连点。[改编自W.H. Knausenberger和L.W. Schaper, "Interconnection Costs of Various Substrates- The Myth of Cheap Wire", IEEE Transactions on Components, Hybrids, and Manufacturing Technology, CHMT-7卷, 第261-263页, 1984年9月。]

管封装在一起一样毫无意义。

为了支持单芯片显示器的发展,我们在新加 坡的 New Silicon Corporation 公司团队已经开发 出必要的材料、工艺、结构、器件和软件设计模 块,以及利用硅集成电路制造技术制造出可以将 CMOS 器件和氮化镓基 LED 结合在一起的集成电 路。我们的首批产品将是白色或单色 LED,后者 有红色、绿色和蓝色可选。对于红色和绿色的变 体,发射将来自由泵浦量子点的蓝光产生。今后, 我们计划生产集成的全彩显示屏,在红色和绿色 像素上使用量子点。

我们的 CMOS + III-V 工艺包括三个阶段(见 图 3): CMOS 前道工序(FEOL)、新的 III-V FEOL 和 CMOS BEOL。第一个和最后一个阶段直接采 用标准硅 CMOS 制造工艺,该工艺通过在硅晶 片上使用 FEOL 工艺,利用在 BEOL 中形成的多





图3: 创建 CMOS + III-V 电路的单片工艺首先 是在硅晶体管加工完成 后,在与硅晶体管相同 的晶圆上加工 III-V 器 件。硅工艺的顺序掩膜 策略 (每个掩膜都与前 一个掩膜对齐) 对于处 理平台在众多产品领域 获得集成和微型化优势 至关重要。(a) 根据设 计在代工厂制作标准硅 FEOL, 然后转移到硅基 III-V 外延片上。(b) III-V 族器件 FEOL 制作完 成, 通过顺序掩膜自动 与硅 FEOL 对齐。(c) 顺 序掩模形成硅 BEOL, 根据电路设计将硅晶体 管和 III-V族器件互连起 来。图表未按比例或适 当长宽比绘制。

层金属互连网络连接晶体管,从而生产出完整的 电路。在我们的 CMOS + GaN LED 工艺中,我 们将 GaN FEOL 夹在 CMOS FEOL 和 BEOL 之 间。GaN LED 制作完成后,BEOL 的互连网络将 CMOS 晶体管和 LED 连接起来,形成一个单片集 成电路。硅 CMOS BEOL 可作为硅和 III-V 器件 的互连网络。这种方法可以利用标准集成电路设 计软件实现集成设计环境。

采用硅前道和后道工艺生产 III-V 族器件的 一个巨大优势在于,每个掩膜都与前一个掩膜对 齐,从而保证了整个晶片的产量和可靠性。此外, 这种方法还消除了分别制造硅晶体管和 III-V 器 件,然后试图使用晶圆级金属键合和对齐来实现 器件互连时出现的问题。当 III-V 器件位于单独的 晶圆上时,要在两种具有不同材料堆叠和热膨胀 系数的晶圆上实现高密度对齐是个问题,而且良 率很低,尤其是在 200 毫米或更大的晶圆尺寸上。

将 III-V 族元素和硅结合在一起的另一个挑战 是,优化两个器件层的可用晶圆面积。当采用晶圆 键合来组合硅芯片和 III-V 族芯片时, III-V 族器件 所占的面积与硅电路所占的面积不同。因此,晶圆 上未使用的区域——通常是 III-V 晶圆——需要用 来铺展电路元件,以便与晶圆上的其他芯片对齐。 这种做法远非最佳,因为它降低了单位面积的有效 芯片数,增加了成本。可惜的是,这一基本的成本 和设计限制往往被忽视,有限的案例和随之而来的 更高成本阻碍了潜在的晶圆销售量,进一步提高了 晶圆键合方法的单片晶圆成本。

更好的方法是真正的单片集成。与硅集成电路设计和制造一样,我们使用顺序掩膜,将硅和 III-V器件混合在一起进行集成电路设计。无论是 电路还是芯片,这种方法都能实现最紧凑的面积 和最高效的设计。由于所有设计都采用相同的工 艺,因此晶圆体积最大化,有助于确保最低的单 位晶圆成本。 我们的单片工艺的一个关键步骤是将 CMOS FEOL 转移到 硅基 GaN 外延片上。转移后, CMOS FEOL 仍留在外延片表面,类似于普通的 CMOS 外延片。CMOS FEOL 表面下的 GaN LED 磊晶被隐藏起来,但通过蚀刻承载 CMOS FEOL 的顶部薄硅表面,仍可在特定区域加工 GaN LED。

利用我们的方法,为 LED 制造预留的区域必 须与 CMOS 元件分开。这可以通过将 III-V 器件 模型纳入标准 CMOS 设计工具包来实现,该工具 包由提供 FEOL 和 BEOL 服务的代工厂提供。工 艺设计套件 (PDK)的开发对于弥合集成电路设计 与芯片制造半导体代工厂之间的差距至关重要。

我们开发了集成 CMOS + GaN PDK,为大规 模电路仿真、设计和布局验证提供全面的解决方 案。该 PDK 允许在我们专有的集成 CMOS + GaN 晶圆技术上进行电路设计和制造。我们的 PDK 库 专为 CMOS + GaN 产品量身定制,可满足传统 CMOS 或 GaN 代工厂产品组合范围之外的独特应 用。得益于工艺开发和集成电路设计团队之间的 密切合作,我们对每个方面都进行了精心的微调, 从而确保在集成电路设计和制造之间架起一座稳 健可靠的桥梁。我们努力推动显示器、照明和无 线系统芯片解决方案进入一个新时代,并克服硅 基 III-V 集成电路设计和制造所面临的挑战(图 4 为已加工的 200 mm CMOS + GaN LED 电路示例)。

迄今为止,我们一直专注于推出我们的初始 平台,即 CMOS + GaN LED 平台。不过,我们的 单片集成电路工艺可应用于任何 CMOS + X 平台, 其中 X 可以是 III-V 族或其他半导体材料或器件。 要实现集成,必须具备以下条件:有能力在硅片 上生产外延器件层,其直径要适合硅产线制造; 这些外延器件层的缺陷密度要足够低,以确保电 路中的最终集成器件在整个产品生命周期内保持 令人满意的性能。

随着数字控制功率放大器产量的增加,我们



正准备推出下一个产品:用于 5G/6G 的单芯片相 控阵。更快的数据传输速率导致无线通信频率的 增加,但其弊端是大气吸收率更高。因此,需要 将高频无线信号的传输集中到手机接收站。在过 去的基础设施中,这可以通过移动碟形天线来实 现。然而,这在消费类设备中并不可行。在智能 手机等设备中,将无线波束以电子方式转向接收 器的一种方法是使用一个芯片,芯片中装有多个 GaN HEMT,它们在平面上以特定的距离精确排 列。我们认为,这些单芯片相控阵能以较低的成 本在硅工厂制造,对于扩大高带宽消费无线系统 的部署至关重要。

毫无疑问, III-V 族材料和器件与硅集成电路

的整合,为硅产业开辟了全新的细分市场。对于 硅产业来说,在集成电路微型化、集成化和规模 化的推动下,新器件与硅系统的单片集成将决定 下一阶段的增长。这将创造新的高增长市场,以 极具竞争力的成本生产高性能系统。 图4:采用硅代工制造 工艺加工的 200mm成品 晶圆的透射电子显微镜 截面图。用于 BEOL 的 钨插头工艺也用于连接 III-V FEOL。

我们目前的重点是 miro LED 照明和显示市 场。根据 Spherical Insights 和 Straits Research 的 分析,该市场在 2022 年的价值为 6.5 亿美元,预 计到 2030 年将以超过 80% 的复合年增长率攀升, 届时价值将达到 365 亿美元。消费电子设备(包 括高端智能手机和头戴式设备等可穿戴显示器) 对更明亮、更强大的显示面板的需求推动了这一 市场的发展。 ☎c



双势垒阳极结构实现 0.36 V 导通电压时 10 kV 击穿电压的横向 GaN 肖特基势垒二极管

作者:南京大学:徐儒,陈鹏*,刘先程,陈敦军,谢自力,叶建东,修向前,张荣*,郑有炓* 南京信息工程大学:徐儒,赵见国,万发雨,常建华 江苏能华微电子科技发展有限公司:朱廷刚 通讯作者*:陈鹏 pchen@nju.edu.cn,张荣 rzhang@nju.edu.cn,郑有炓 ydzheng@nju.edu.cn

摘要:氮化镓 (GaN) 功率电子器件, 如横向 AlGaN/GaN 肖特基势垒二极管 (SBD), 受到了重视。许多研究致力于优化器件的击穿电压 (BV),特别关注实现超高电压 (>10 kV) 应用。然而,另一个重要问题出现了:器件能否在保持 10 kV 的 BV 的同时具 有较低的开启电压 (V_{on})? 在这项研究中,我们展示了在蓝宝石基片上制备具有超过 10 kV 耐压的超高压 AlGaN/GaN 基 SBD。同时,我们通过利用由铂 (Pt) 和钽 (Ta) 组成的双势垒阳极 (DBA) 结构,实现了非常低的 0.36 V 的 V_{on}。这一成就突出了 GaN 功率电子器件在超高压领域应用中的巨大潜力。

关键词 : AlGaN/GaN 肖特基二极管,双势垒阳极,开启电压,超高压

前言

AlGaN/GaN 结构可以产生高电子浓度 (~1×10¹³ cm⁻²)和高电子迁移率(~2000 cm²/V·s) 的二维电子气(2-DEG)。结合 GaN 的高临界电场 (~3.3 MV/cm),基于 AlGaN/GaN 的功率电子器件 可以具有比硅基器件更快的开关速度、更低的导 通电阻和更高的击穿电压。在这些器件中,功率 肖特基势垒二极管(SBD)尤其重要,因为它可以 满足不同场景的需求,包括高电压、高频率开关、 高温和高功率密度。它们在消费电子、汽车电子、 新能源、工业电机甚至超高压(>10 kV)电子领域 都有广泛的潜在应用。

近年来,已经报道了大量性能优越的 AlGaN/GaN SBDs,其开启电压 (Von)为 0.2 V 至 0.8 V,击 穿电压 (BV)为 0.13 kV 至 10.0 kV。显然,低 Von、低比导通电阻 (Ronsp) 以及高 BV 和低漏电流 (Ileakage)对于高性能的 AlGaN/GaN 功率 SBDs 至关重要,尤其是对于低损耗和高效率的电力传输系统。然而, Von、Ileakage 和 BV 主要由肖特基接触决定,难以同时改进这三个参数。在先前的报道中,为了

实现低 Von, 阳极凹槽结构已被广泛使用¹⁻⁸。使用 低功用函数阳极金属,如钨(W)⁶⁸,或与欧姆-肖 特基组合阳极¹⁴,可以进一步降低 Von 至 <0.5 V。 然而, 需要注意的是, 这可能也对 I_{leakage} 和 BV 产 生一些负面影响。简单采用低功用函数金属作为肖 特基电极会导致一些不利影响,例如更高的 Ileskage 和更低的 BV。如果在保持高 BV 的同时,使用低 功用函数金属, 需要一种新的电极结构设计。许 多课题组已经展示了各种终端结构用以优化 SBDs 的 V_{on}⁹⁻¹² 和 BV¹³⁻²⁷,包括我们先前工作中报告的带 场板的 2.7-kV 和 3.4-kV 的 AlGaN/GaN SBDs^{28,29}。 在我们先前的研究中,对于在 Si 衬底上的 AlGaN/ GaN SBDs, 实现达到 10 kV 的 BV 仍具有挑战 性³⁰。通过使用在 SiC 或蓝宝石衬底上生长的高 质量 GaN 材料,已经报道了具有大于9 kV 和大于 10 kV的BV的高性能 AlGaN/GaN SBDs^{14,22,25,26,30}。 事实上,实现高性能 AlGaN/GaN SBDs 仍存在诸 多挑战,因为需要合适的阳极结构以确保 Von<0.5 V, 以及高质量的 GaN 材料以实现 BV > 10 kV,研究人 员目前正在积极探索这些关键因素。

在这项工作中,我们课题组提出了由高功函数的铂 (Pt, 5.65 eV) 和低功函数的钽 (Ta, 4.25 eV) 组成的双势垒阳极 (DBA) 结构。我们创新地结合了这两种金属的特性,并将它们排列成了交替的齿状图案。当将它们用作阳极时,开启电压 Von 将由具有低功函数的金属钽确定,而漏电流 I_{leakage}和击穿电压 BV 将主要受到具有高功函数的金属铂的主导。此外,在蓝宝石衬底上生长高质量的碳掺杂 GaN 缓冲层,我们成功地制备了具有低 Von、低 I_{leakage}和超高 BV 的 AlGaN/GaN SBD,并展示了其在低损耗和高效率电力传输系统中的潜力。

器件设计和制备

样品是通过金属有机化学气相沉积生长在一个2英寸的c面蓝宝石衬底上。从衬底开始,器件结构包括一个成核层,一个3 μ m的碳掺杂GaN缓冲层,一个200 nm的i-GaN沟道层,一个1 nm的AlN间隔层,一个20 nm的Al_{0.25}Ga_{0.75}N势 垒层,一个2 nm的GaN盖层和一个50 nm的原位SiN_x层。

详细的制备过程见制备方法一节,一些工艺 参数和主要结果已在我们先前的工作中报告²⁸⁻³⁰。

为了在保持器件的反向特性的同时实现低 V_{an},我们设计了一种与我们先前工作中不同的 新器件结构。已知 SBD 的 Von 和 Ileakage 由肖特 基势垒决定。显然,阳极金属的功函数起着至关 重要的作用。一种可能的方法是通过低功函数金 属实现低 Von,同时结合使用高功函数金属获得 低 I_{leakage} 和高 BV。因此,在这项工作中,提出了 一种双势垒结构的 SBD 结构。图 1 展示了器件的 横截面示意图;阳极由两种金属(Ta和Pt)组成。 Ta 电极呈锯齿形状,覆盖着 Pt 电极。Ta 电极设 计成圆形排列,以防止过早受损。本工作中的所 有 SBD 器件均具有半径为 90 μm 的圆形阳极和阳 极-阴极间距(L_{AC})为85µm。超出阳极凹口的 电极传输长度(L_T)为3μm。每个锯齿状 Ta 阳极 的宽度为10μm,它们之间的夹角(Angle_{Ta})范 围从 11.25 度到 30 度。值得注意的是,我们的器 件没有任何场板或其他终端结构,用以体现 GaN 材料的本身优势。

室温正向和反向 I-V 特性

图 2a 和 b 显示了具有不同阳极结构的 SBD 的正向和反向 I-V 特性,包括 DBA 结构



(Angle_{Ta} = 11.25 度,这是一个优化的角度,将在 后面的图 3 中讨论)和具有单金属 Pt 或 Ta 的传 统阳极结构。从图 2a 和 b 中提取的具体性能已经 在表 1 中呈现。本文侧重于 GaN 材料的本身特性, 因此 BV 是基于物理击穿确定的。Von 被定义为正 向电流为 1 mA/mm 时的电压, Ron.sp 是在考虑总 电极延伸长度的 3 μ m 传输长度(L_T)下计算的, I_{reakage} 被提取在 -5.0 kV。如表 1 所示,正向特性 表明,DBA 器件和 Ta 阳极器件的 Von 值分别为 0.36 V (在 1 mA/mm 时),几乎是 Pt 阳极器件(在 1 mA/mm 时为 0.71 V)的一半。如图 2c、d 所示, 为了评估器件性能的一致性,我们对 40 个 DBA SBD 进行了测试并分析了结果。Von 分布范围为 0.35 V 至 0.42 V,平均值为 0.37 V,主导值为 0.36 V。 在正向电流为 100 A/cm² 时的工作电压约为 3.7 V。

对于图 2a 中的三个器件,得到了约为 29 Ω·mm 的 R_{on} 。通过计算 $R_{on,sp} = R_{on} \times (L_{AC} + L_T)$,可以发 现 Ronsp 在三个器件之间只有很小的差异, 范围 从 25.1 到 25.8 mΩ·cm²不等。对于反向特性, DBA 器件的 I_{leakage} 为 2.5×10⁻⁶ A/mm, 比铂阳极 器件高一个数量级,但比钽阳极器件低两个数量 级。BV对于DBA和铂阳极器件可以达到10kV 以上,但对于钽阳极器件仅为7.1 kV。对于超过 五个 DBA SBD 进行了测量, BV 值全部高于 10 kV。DBA 器件具有类似于钽阳极器件的小 Von, 类似于铂阳极器件的 10 kV 的 BV, 说明了 DBA 设计中结合了钽和铂的优点。为了检验器件的稳 定性,在高电压压力之后测量了 Von 和 Ron。当 SBD 在高反向电压(-8 kV)压力下进行了10 s 后立即打开时, Von 从 0.36 V 增加到 0.49 V, Ronsn 从 25.1 mΩ · cm² 增加到 95.1 mΩ · cm², 如图 2a 中所示的红色虚线所示。然而,这种退化不是永

图1:器件结构。(a) 蓝 宝石衬底上具有双势 全阳极(DBA)结构的 AlGaN/GaN横向SBD的 示意横截面图。(b) 制 备的具有85μm的L_{AC}和 180μm直径阳极的DBA SBD的顶视照片。

表1:具有不同阳极结 构的SBD的关键性能比 较。

Anode	$V_{on}(\mathbf{V})$	$R_{on,sp}$ (m $\Omega \cdot cm^2$)	I _{leakage} (A/mm)	<i>BV</i> (kV)
Та	0.36	25.5	9.2×10 ⁻⁴	7.1
Pt	0.71	25.8	1.3×10 ⁻⁷	>10
DBA	0.36	25.1	2.5×10 ⁻⁶	>10

图 2:制备的SBD的 I-V特性图。(a)具有不 同阳板结构的SBD的 E向I-V特性。(b)反向 I-V特性。(c)40个DBA SBD器件的正向I-V特 性。d,开启电压分布 $(L_{AC}=85 \mu m)$ 。



久性的,并且可以在短时间内(几分钟内)在正 常连续前向电压下完全恢复。需要进一步优化器 件结构。为了抑制这种退化,需要制造出高质量 的结构,不仅减少表面和界面的陷阱密度,还需 要尽量减少晶体内的缺陷密度。

可以看出, 钽电极的作用非常重要, 因此有 必要研究 DBA 中钽的比例。我们制备了具有不同 钽电极比例的 DBA SBD 器件, 钽电极之间的角 度(Angle_{Ta})范围从 0°(完全钽阳极)到 90°(完 全铂阳极)。图 3a 显示了具有不同 Angle_{Ta} 的器件 的正向 I-V 特性, 图 3b 中提取了 V_{on} 和 R_{on,sp}。随 着 Angle_{Ta} 的增加, 器件的 V_{on} 逐渐从 0.36 V 增加 到 0.65 V, 直到完全铂阳极 SBD 的 0.71 V。R_{on,sp} 显示出小幅波动, 通常接近 26 mΩ·cm²。此外,

a 75 10¹ current (mA/mm) 25 current (mA/mm) Vor 10⁻¹ 10-3 10 Kink Anode Anode Angle_{Te} = 11.25° 10-7 Angle_{Ta} = 22.5° Angle_{Te} = 30° 10⁻⁹ 0.0 0.5 1.0 1.5 2.0 2.5 3.0 Forward bias (V)

如图 3a 所示,在所有三个正向 I-V 曲线中都存在 明显的转折点,之后电流呈更快速度增加。造成 这种现象的主要原因是铂和钽电极的功函数差异, 将在器件模拟部分详细阐述。根据这些实验结果, 带有优化 Angle_{Ta}=11.25°的 DBA 器件性能最好。

根据以上实验结果,对于优化后的 DBA 器件(Angle_{Ta}=11.25°),计算得到功率优良指数(P-FOM= $BV^2/R_{on,sp}$)为4.0 GW/cm²。这些性能表明,DBA 结构可以在保持低 $I_{leakage}$ 和高 BV 的同时有效地降低器件的 V_{on} 。

器件模拟

为了揭示优化的 DBA 结构工作的具体机制, 使用 Silvaco 软件进行了一系列 3D 模拟研究,如



图3:具有不同Angle_{Ta}的 DBA SBD的正向I-V特 性。(a)具有不同Angle_{Ta} 的DBA SBD的正向I-V 特性。(b)从Angle_{Ta}变化 提取的V_{on}和R_{onspo}(插 图:DBA SBD的布局)



图4: 在不同阳极-阴极电压下模拟的DBA结构器件的电场分布。(a) $V_{AC}=0$ V。(b) $V_{on,Ta} < V_{AC} < V_{on,Pt}$ ($V_{AC}=0.5$ V)。(c) $V_{AC} > V_{on,Pt}$ ($V_{AC}=0.75$ V)。(d) $V_{AC}=-20$ V。(e) $V_{AC}=-5$ kV。(f) $V_{AC}=-10$ kV。

图 4 所示。在模拟中,将阳极设置为与金属 Pt 和 Ta 结合的 DBA 结构,反映了实际器件。Ta 被以 齿形集成在周围的 Pt 中。图 4 显示了在不同电压 条件下 SBD 的电场分布。切面来自 AlGaN / GaN 界面。在这里我们使用 V_{AC} 代表阳极 - 阴极电压, $V_{on.Ta}$ 代表 Ta 阳极的 V_{on} , $V_{on.Pt}$ 代表 Pt 阳极的 V_{on} 。 从表 1 中, $V_{on.Ta}$ 和 $V_{on.Pt}$ 的值分别为 0.36V 和 0.71V。

对于 n 型肖特基接触, 在理想条件下, 耗尽 区宽度 W_d 可以表示为³¹:

$$W_{\rm d} = \sqrt{\frac{2\varepsilon_{\rm s}(\varphi_{\rm B} - V_{\rm n} - V)}{qN_{\rm D}}} = \sqrt{\frac{2\varepsilon_{\rm s}(\varphi_{\rm m} - \chi - V_{\rm n} - V)}{qN_{\rm D}}} \qquad (1)$$

其中, ε_s 是半导体材料的相对介电常数, φ_B 是肖特基势垒高度, V_n 是相对于费米能级的导带 底部的内建势, V 是施加的电压, q 是电子电荷, N_D 是施主浓度, φ_m 是阳极金属的功函数, χ 是半 导体电子亲和性。根据这个公式,可以看出在理 想条件下, W_d 随着阳极金属的 φ_m 增加而增加。 然后,电场的分布可以反映出耗尽区域的形成和 延伸³¹,这会影响前向和反向 I-V 曲线中的实际 特性,详细见图 5。

在图 5 中,我们将正向 I-V 曲线分为三个部

分。在第1部分中,器件未被开启。此时,如图 4a 所示,由 Pt 和 Ta 形成的耗尽区覆盖了阳极下 的整个区域。在第2部分中,当V_{mTa}<V_{AC}<V_{mPt}时, 如图 4b 所示, Ta 下的耗尽区几乎消失了。尽管 在此阶段 Pt 下的耗尽区仍然存在, 但电子可以 通过 Ta 下的通道通过转到 SBD, 这表明 SBD 的 Von 主要由 Ta 确定。同样,随着 Ta 的比例减少(相 当于 Angle_{Ta} 增加), Pt 的影响变得更为显着,导 致图 3b 所示的现象。一旦 Angle_{Ta} 达到 30 度,器 件的 Von 几乎表现出 Pt 的特征。在第3部分中, 当 V_{AC}>V_{on.Pt} 时(即 V_{AC}=0.75V),如图 4c 所示, Pt下的耗尽区开始消失。在这个阶段,整个电极 下的总体耗尽区几乎消失,使得电子可以在 Ta 和 Pt 电极下流动。因此,正向电流由两部分组成, 这解释了为什么 DBA 器件在正向 I-V 特性中出现 了棱角。

当 V_{Ac}<0 V 时,如图 4d 所示,由相邻的 Pt 形成的耗尽区逐渐扩大直至连接,导致在小的反 向电压 -20 V 下出现连续的耗尽区。当施加 -5 kV 和 -10 kV 的大反向偏压时,如图 4e 和 f 所示, 整个耗尽区统一且完全连接,Pt 几乎主导了通道 图5: 一种DBA SBDs 的I-V曲线。(a)具有 Angle_{Ta}=22.5°的DBA SBD的正向I-V曲线。(b) 不同Angle_{Ta}的DBA SBD 的反向I-V曲线。



的耗尽。在这个阶段,由于 Ta 的功函数较低,与 单个 Pt 阳极器件相比,少量电子可以通过 Ta 传 输并产生漏电流。随着 Ta 比例的增加,越多的电 子将通过,如图 5b 所示,漏电流随 Ta 电极比例 增加而增加。

这些结果表明,在 DBA 结构中,Pt 主导了 反向耗尽过程,从而使得 DBA 器件能够保持与单 个 Pt 阳极类似的高击穿电压。同时,由于在 DBA 结构中 Ta 电极仅部分覆盖阳极,因此由 Ta 电极 引起的漏电流相较于具有完整 Ta 阳极的器件也相 对减少。请参考图 2b,优化后的 DBA 器件的漏 电流比单个 Pt 阳极器件大一个数量级,但比完整 Ta 阳极器件低两个数量级,这也表明在优化后的 DBA 器件中在反向偏压下 Pt 发挥了主导作用。

为了更好地反映 DBA 阳极的特性,我们对 一个 Pt 阳极器件、一个 Ta 阳极器件和三个 Pt/Ta DBA 器件(具有不同的 Angle_{Ta},即每个 Ta 金属 之间的距离不同)进行了 -5kV 的反向电场模拟。 如图 6a 和 6b 所示,对于 Pt 阳极和 Ta 阳极器件, 在 -5 kV 下,通道中的电场分布在剖面(横向) 上是均匀的,并沿纵向逐渐减小。对于 DBA 器件, 如图 6c、d 和 e 所示,尽管最终耗尽区都完全连接, 但通道中的电场分布在剖面(横向)上并不是均 匀的。这种波动反映了来自 Ta 排列的影响,每个 Ta 金属之间距离越短,电场分布的波动越小。但 是,很明显, Pt 主宰了耗尽区的连接。



图6:在-5kV下,对一 个Pt阳极器件、一个Ta 阳极器件以及带有不同 距离的每个Ta金属(类似 不同角度)的Pt/Ta DBA 器件进行的模拟电场分 布。 (a) Pt阳极器件。

- (b) Ta阳极器件。
- (c) DBA器件 AngleTa=30°
- (d) DBA器件 Angle_{Ta}=22.5°。
- (e) DBA器件 Angle_{Ta}=11.25°。

10



图7: DBA SBD的基准 图。(a) GaN横向SBD 在蓝宝石/SiC/Si基板上 的BV与Von的基准图。 (b) GaN横向SBD在蓝宝 石/SiC/Si基板上的BV与 Ron,sp的基准图。

通过结合 Ta 在正向偏压下的优势和 Pt 在反向偏压下的优势,我们采用 DBA 结构实现了低 V_{on} 和高 BV 的 SBD。图 7 绘制了目前 GaN 基横向 SBD 的 BV 与 V_{on} 以及 $R_{on,sp}$ 的基准图。本研究的 DBA SBD 不仅在任何衬底上的 GaN 基横向 SBD 中展示了高于 10 kV 的高 BV,而且还实现了低至 0.36 V 的低 V_{on} 和 25.1 m Ω ·cm² 的低 $R_{on,sp}$ 。我们的研究表明,在 SBD 阳极中使用合适的金属组合和几何配置可以充分利用每种金属的特定优势,从而提高各个方面的器件性能,反映了在实现器件性能突破方面的新方法。

结论

总的来说,在本研究中,通过使用 DBA 结构和高质量的生长在蓝宝石基板上的 GaN 材料,我们实现了低 Von 和高 BV 的 SBD 器件。该 DBA SBD 的 Von 为 0.36V,而 BV 保持在 10 kV。结合 Ron.sp 为 25.1 mΩ·cm²,器件的最高 P-FOM 可高达 4.0 GW/cm²。这些结果证明了结合金属阳极并成功利用每种金属的优势的可行性,为实现低通态 AlGaN/GaN SBD 与超高击穿电压提供了可行的解决方案,有望推动 GaN 材料在超高压电子领域的应用。SSc

制备方法

SBD 的制作。首先,光刻定义 SBD 隔离区域, 然后使用 CF₄ 气体通过反应离子刻蚀(RIE)对 SiN_x 进行刻蚀,使用 Cl₂/BCl₃ 混合物通过感应耦合等离子 体(ICP)刻蚀出隔离台地。在第二步中,阳极凹陷 区域也通过 Cl₂和 BCl₃ 混合物通过 ICP 进行刻蚀。然 后,在 80°C 下使用稀释的 KOH 溶液在 15 分钟内对样 品进行刻蚀以去除刻蚀损伤。最后一步,我们将 Ta (50 nm)和 Pt/Au (50/300 nm)的混合物作为阳极,呈锯 齿状形状。阴极为 Ti/Al/Ni/Au (30/150/30/100 nm), 在 N₂ 中快速退火 850°C 30 秒。还制作了具有单 Pt/Au (50/300 nm)和 Ta/Au (50/300 nm)阳极的 SBD。

电性能测试

使用 Keithley 4200 测量正向 IV 特性。使用 IWATSUCS12105C 半导体曲线跟踪仪测量反向击穿 电压。

致谢:作者感谢 Corenergy 有限公司为晶片的 外延生长提供支持。本工作受到国家重点研发计划 资助(批准号:2022YFE0122700)、国家高技术研 究发展计划(批准号:2015AA033305)、江苏省重 点研发计划(批准号:BK2015111)、中国博士后科 学基金资助(批准号:2023M731583)、江苏省创新 创业博士项目、国家电网山东电力公司和电力研究 院的研发基金的支持。

竞争利益声明:作者声明没有竞争利益。

扩展阅读

- 1.H. S. Lee. et al, 0.34 VT AlGaN/GaN-on-Si large Schottky barrier diode with recessed dual anode metal, IEEE Electron Device Lett., 36, 1132–1134 (2015). https://doi.org/10.1109/LED.2015.2475178.
- 2.J. G. Lee. et al, Low turn-on voltage AlGaN/GaN-on-Si rectifier with gated ohmic anode, IEEE Electron Device Lett., 34, 214–216 (2013). https://doi.org/10.1109/LED.2012.2235403.
- 3.K. Park. et al, 1 kV AlGaN/GaN Power SBDs with Reduced On Resistances. in Proc. IEEE 23th Int. Symp. Power Semiconductor Devices IC's, 223–22610 (2011). https://doi.org/10.1109/ISPSD.2011.5890831.
- 4.X.W. Kang. et al, Recess-Free AlGaN/GaN Lateral Schottky Barrier Controlled Schottky Rectifier with Low Turn-on Voltage and High Reverse Blocking, in Proc. IEEE 30th Int. Symp. Power Semiconductor Devices IC's, 280–283 (2018). https://doi. org/10.1109/ISPSD.2018.8393657.

- 5.Lenci. S. et al, Au-free AlGaN/GaN power diode on 8-in Si substrate with gated edge termination, IEEE Electron Device Lett., 34, 1035–1037 (2013). https://doi.org/10.1109/LED.2013.2267933.
- 6.T. Zhang. et al, A 1.9-kV/2.61-mΩ · cm2 Lateral GaN Schottky Barrier Diode on Silicon Substrate With Tungsten Anode and Low Turn-ON Voltage of 0.35 V, IEEE Electron Device Lett., 39, 1548–1551 (2018). https://doi.org/10.1109/LED.2018.2864874.
- 7.J. C. Lei. et al, 650-V double-channel lateral Schottky barrier diode with dual-recess gated anode, IEEE Electron Device Lett., 39, 260–263 (2017). https://doi.org/10.1109/LED.2017.2783908.
- 8.T. Zhang. et al, A > 3 kV/2.94 mΩ · cm² and Low Leakage Current With Low Turn-On Voltage Lateral GaN Schottky Barrier Diode on Silicon Substrate With Anode Engineering Technique, IEEE Electron Device Lett. 40, 1583-1586 (2019). https://doi. org/10.1109/LED.2019.2933314.
- 9. Ma, J., Kampitsis, G., Xiang, P., Cheng, K. & Matioli, E. Multi-Channel tri-gate GaN power Schottky diodes with low ON-resistance. IEEE Electron Device Lett. 40, 275–278 (2019). doi: https://doi.org/10.1109/LED.2018.2887199.
- 10. Zhou, Q. et al. High reverse blocking and low onset voltage AlGaN/GaN-on-Si lateral power diode with MIS-gated hybrid anode. IEEE Electron Device Lett. 36, 660–662 (2015). doi: https://doi.org/10.1109/LED.2015.2432171.
- 11. Bahat-Treidel, E. et al. Fast-switching GaN-based lateral power Schottky barrier diodes with low onset voltage and strong reverse blocking. IEEE Electron Device Lett. 33, 357–359 (2012). doi: https://doi.org/10.1109/LED.2011.2179281.
- 12. Basler, M. et al. Large-area lateral AlGaN/GaN-on-Si field-effect rectifier with low turn-on voltage. IEEE Electron Device Lett. 41, 993–996 (2020). doi: https://doi.org/10.1109/LED.2020.2994656.
- 13. Zhu, M. et al. 1.9-kV AlGaN/GaN lateral Schottky barrier diodes on silicon. IEEE Electron Device Lett. 36, 375–377 (2015). doi: https://doi.org/10.1109/LED.2015.2404309.
- 14. Colón A. et al. Demonstration of a 9 kV reverse breakdown and 59 m Ω-cm2 specific on-resistance AlGaN/GaN Schottky barrier diode. Solid-state Electronics. 151, 47–51 (2019). doi: https://doi.org/10.1016/j.sse.2018.10.009.
- 15. Lian, Y.-W., Lin, Y.-S., Yang, J.-M. Cheng, C.-H. & Hsu, S. S. H. AlGaN/GaN Schottky barrier diodes on silicon substrates with selective Si diffusion for low onset voltage and high reverse blocking. IEEE Electron Device Lett. 34, 981–983 (2013). doi: https://doi.org/10.1109/LED.2013.2269475.
- 16. Matioli, E., Lu, B. & Palacios, T. Ultralow leakage current AlGaN/GaN Schottky diodes with 3-D anode structure. IEEE Trans. Electron Devices. 60, 3365–3370 (2013). doi: https://doi.org/10.1109/TED.2013.2279120.
- 17. Zhang A.P. et al. Lateral AlxGa1 xN power rectifiers with 9.7 kV reverse breakdown voltage. Applied Physics Letters. 78, 823–825 (2001). doi: https://doi.org/10.1063/1.1346622.
- 18. Tsou, C.-W., Wei, K.-P., Lian, Y.-W. & Hsu, S. S. H. 2.07-kV AlGaN/GaN Schottky barrier diodes on silicon with high Baliga's figure-of-merit. IEEE Electron Device Lett. 37, 70–73 (2016) doi: https://doi.org/10.1109/LED.2015.2499267.
- 19. Kamada, A., Matsubayashi, K., Nakagawa, A., Terada, Y. & Egawa, T. High-voltage AlGaN/GaN Schottky barrier diodes on Si substrate with low-temperature GaN cap layer for edge termination. In 2008 20th International Symposium on Power Semiconductor Devices and IC's, 225-228. (IEEE 2008). doi: https://doi.org/10.1109/ISPSD.2008.4538939
- 20. Lee , S.-C. et al. High breakdown voltage GaN Schottky barrier diode employing floating metal rings on AlGaN/GaN heterojunction. In 2005 Proceedings. ISPSD '05. The 17th International Symposium on Power Semiconductor Devices and ICs, 247-250. (IEEE 2005). doi: https://doi.org/10.1109/ISPSD.2005.1487997
- 21. Lee, G.-Y., Liu, H.-H. & Chyi, J.-I. High-performance AlGaN/GaN Schottky diodes with an AlGaN/AlN buffer layer. IEEE Electron Device Lett. 32, 1519–1521 (2011). doi: https://doi.org/10.1109/LED.2011.2164610.
- 22.M. Xiao. et al, 10 kV, 39 mΩ · cm2 Multi-Channel AlGaN/GaN Schottky Barrier Diodes, IEEE Electronics Letters, 42, 808-811 (2021). https://doi.org/10.1109/LED.2021.3076802.
- 23.M. Xiao. et al, 5 kV Multi-Channel AlGaN/GaN Power Schottky Barrier Diodes with Junction-Fin-Anode, in IEEE international Electron Devices Meeting, 2020. https://doi.org/10.1109/IEDM13553.2020.9372025.
- 24.M. Xiao. et al, 3.3 kV Multi-Channel AlGaN/GaN Schottky Barrier Diodes With P-GaN Termination, IEEE Electron Device Lett., 41, 1177-1180 (2020). https://doi.org/10.1109/LED.2020.3005934.
- 25.S. W. Han. et al, 12.5 kV GaN Super-Heterojunction Schottky Barrier Diodes, IEEE Transactions on Electron Devices, 68, 5736-5741 (2021). https://doi.org/10.1109/TED.2021.3111543.
- 26.S. W. Han. et al, GaN super-heterojunction Schottky barrier diode with over 10 kV blocking voltage, in Proc. 5th IEEE Electron Devices Technol. Manuf. Conf., 1–3 (2021). https://doi.org/10.1109/EDTM50988.2021.9420906.
- 27.S. W. Han. et al, Experimental demonstration of charge-balanced GaN super-heterojunction Schottky barrier diode capable of 2.8 kV switching, IEEE Electron Device Lett., 41, 1758–1761 (2020). https://doi.org/10.1109/LED.2020.3029619.
- 28.R. Xu. et.al, 2.7-kV AlGaN/GaN Schottky barrier diode on silicon substrate with recessed-anode structure, Solid State Electronics, 175, 107953 (2021). https://doi.org/10.1016/j.sse.2020.107953.
- 29.R. Xu. et.al, 3.4-kV AlGaN/GaN Schottky barrier diode on silicon substrate with engineered anode structure, IEEE Electron Device Lett, 42, 208-211 (2021). https://doi.org/10.1109/LED.2020.3049086.
- 30.R. Xu. et al, High power Figure-of-Merit, 10.6-kV AlGaN/GaN lateral Schottky barrier diode with single channel and sub-100μm anode-to-cathode spacing, Small, 18, 2270199 (2022). https://doi.org/10.1002/smll.202107301.
- > 31.S. M. Sze, M. K. Lee, Semiconductor Devices: Physics and Technology, (Wiley, 2012).

扩展 5G 和 6G 的 III-V 技术

作者: Nadine Collaert, 来自 IMEC

将 GaN HEMT 和 InP HBT 升级到硅平台并将其与 CMOS 组件集成,可满足下一代高容量无线通信的要求

没着时间的推移,越来越多的用户开始使用 无线方式传输数据。为了让这一趋势持续 下去,同时使数据传输更快、更高效,移动网络 的所有者正在推出第五代无线技术基础设施,而 且他们已经开始考虑之后的发展。

如今的 5G 网络能够达到 10 Gbit/s 的峰值数 据传输速率。6G 预计将于 2030 年开始部署, 届 时预计数据传输速率将高达 100 Gbit/s。为了确保 这一目标的实现, 研究人员需要考虑很多因素。 除了考虑如何容纳更多的数据和连接, 还必须努 力研究下一代无线通信将如何支持新的应用, 如 自动驾驶和全息呈现。

为了实现超高的数据传输速率, 电信行业已

经开始将无线信号转向更高的频率。虽然 5G 最 初采用的是 6 GHz 以下的频段,但目前已经展示 了针对 28/39 GHz 的产品。人们对 5G 网络中 6-20 GHz 范围内的 FR3 频段也越来越感兴趣,因为 这些频段在覆盖范围和容量之间实现了很好的平 衡。对于 6G,目前正在讨论 100 GHz 以上的频率。

向更高频率发展有很多好处。最重要的好处 之一是引入了新的频段,从而解决了现有频段内 频谱稀缺的问题。另一个优点是,工作频率越高, 就越容易获得更宽的带宽。除上述优点外,100 GHz 以上的频率和高达 30 GHz 的带宽相结合, 原则上允许电信运营商在无线数据链路中使用低 阶调制方案。这反过来又降低了功耗。





更高的频率还能带来更短波长的优势。由于 天线阵列的大小与波长的平方成正比,因此频率 越高,天线阵列的密度就越大。这有助于实现更 好的波束成形,这种技术可确保更大比例的传输 能量到达预定接收器。

向更高频率发展并非没有挑战。如今, CMOS 是制造发射器和接收器关键部件的首选技术,包括前端模块内用于向天线发送射频信号或从天线发送射频信号的功率放大器。随着工作频率的增加,基于 CMOS 的功率放大器很难以足够高的效率提供所需的输出功率。

这正是氮化镓(GaN)和磷化铟(InP)等技 术发挥作用的地方。由于其出色的材料特性,这 些 III-V 族有更大的机会在高工作频率下提供所 需的输出功率和效率。例如,氮化镓将高电流密 度、高电子迁移率和高击穿电压结合在一起。高 功率密度还可实现小外形尺寸,从而在保持性能 的同时缩小整个系统的尺寸。

超越 CMOS

在国际知名的微电子中心 imec,我们一直在 考虑 III-V 技术在未来无线基础设施中的应用机 会,以及最适合这一发展的器件架构。我们的工 作包括建立模型,比较在 140 GHz 频率下工作的 三种不同功率放大器的性能:完全 CMOS;结合 SiGe HBT 的 CMOS 波束成形器;以及 InP HBT。 就输出功率(超过 20 dBm)和能效(20% 至 30%)而言,后者明显胜出。值得注意的是,我 们的建模还显示,对于 InP 来说,相对较少的天 线就能达到能效的最佳点。当空间有限时,比如 移动设备,这是一项重要的优势。

我们团队的其他建模结果表明,在较低的 毫米波频率下,氮化镓表现出优异的性能。在 28 GHz 和 39 GHz 下,硅基氮化镓 HEMT 在输 出功率和能效方面均优于 CMOS 器件和砷化镓 HEMT。氮化镓的优越性体现在两个不同的应用 案例中:固定无线接入,有16个天线;以及具有 4 个天线的用户设备。

III-V 器件的致命弱点是集成的成本和复杂 性--氮化镓和磷化铟器件技术还不能完全与基于 CMOS 的技术竞争。III-V 族器件往往在小型且昂 贵的非硅衬底上生产,并且依赖不太适合大批量 制造的工艺。

在 200 毫米或 300 毫米硅晶片上集成 III-V 器件是一条令人振奋的前进之路。这种方法有望 在保持卓越射频性能的同时实现整体优化。硅衬 底不仅成本更低,而且为与 CMOS 兼容的加工工



图2:(左)固定无线接入(FWA)和(右)用户设备中28GHz和39GHz工作频率的输出功率:三种不同技术的比较(如IEDM 2022所示)。



图3: 硅基氮化镓基准数据。红色的imec数据是硅基氮化镓器件的最佳数据之一,可与碳化硅基氮化镓数据相媲美(如IEDM 2022所示)。参考文献: [1] H.W. Then et al. IEDM 2020; [2] H.W. Then et al. IEDM 2021; [3] W. Wang et al. J-EDS 2018; [4] Y.C. Lin et al. Micromachines 2020; [5] M. Mi et al. TED 2017; [6] Y. Zhang et al. EDL 2018; [7] K. Harrouche et al. HAL open science, 2020; [8] J.-S. Moon et al. MTTS 2019.

艺打开了大门,从而实现了大规模生产。

在硅平台上集成 GaN 和 InP 远非易事。它需 要新的晶体管和电路设计方法、新的材料和不同 的制造技术。其中一个主要挑战涉及 III-V 与硅 的大晶格失配:InP 为 8%, GaN 为 17%。这些显 著差异可能会在各层中产生许多缺陷,并最终降 低器件性能。

另一个挑战是如何将基于硅基氮化镓或硅基 磷化铟的组件与基于 CMOS 的组件共同集成,并 创建一个完整的系统。最初, GaN 和 InP 技术将 用于实现前端模块中的功率放大器。然而,利用 这些化合物半导体的独特性能,也有可能提高低 噪声放大器和开关的性能。但最终,校准、控制 和波束成形仍然需要 CMOS。

通过我们的高级射频计划(包括行业合作伙 伴的贡献),我们一直在探索在大尺寸硅晶片上集 成氮化镓和磷化铟器件的各种方法,以及如何实 现它们与 CMOS 组件的异构集成。这项工作包括 评估不同用例(如固定无线接入等基础设施以及 用户设备)的优缺点。

改进射频硅基氮化镓

起始衬底的变化产生了几种不同的氮化镓技术:原生块状衬底氮化镓、SiC基氮化镓和硅基氮化镓。目前,在这三种技术中,SiC基氮化镓的应用最为广泛,并已用于基础设施应用,包括5G基站。与块状 GaN 技术相比,SiC 衬底更具

成本效益,而且 SiC 是一种出色的导热材料,有 助于高功率基础设施应用中的散热。但是,SiC 衬底的成本高于硅,而且尺寸有限,因此不太适 合大规模生产。

相比之下, 硅基氮化镓则有可能扩大到 200 毫米甚至 300 毫米晶圆。得益于多年来在电力电 子领域的创新, 在大尺寸硅衬底上集成氮化镓方 面已经取得了巨大进展。然而, 要确保硅基氮化 镓技术适用于最佳射频性能, 还需要进一步的改 进。主要挑战是提供与 SiC 基氮化镓相当的大信 号和可靠性能, 并实现更高的工作频率。要实现 这些目标需要:在材料堆栈设计和材料选择方面 进一步创新, 减少 HEMT 的栅极长度, 抑制寄生 现象, 以及尽可能降低射频色散。

imec 制造射频器件的硅基氮化镓工艺流程 首先是将 200 毫米的硅衬底装入 MOCVD 反应器 中。随后进行外延生长,创建一个包含专有 GaN/ AlGaN 缓冲层、GaN 沟道、AlN 间隔层和 AlGaN 势垒的结构。我们从这个外延片上处理了带有 TiN 肖特基金属栅极的氮化镓(GaN)高电子迁 移率晶体管(HEMTs),然后这些晶体管与低温 3 层铜后端线(BEOL)工艺集成在一起。

最近,我们的硅基氮化镓平台取得了具有 竞争力的成果。我们的成功使硅基氮化镓的输出 功率和功率附加效率更接近于碳化硅基氮化镓技 术。请注意,功率附加效率是评估功率放大器效 率的常用指标,因为它考虑了放大器增益对其整



图4: 不同硅基InP生长方法的示意图:(a)纳米桥工程; (b)使用应变松弛缓冲层的毯覆生 长;(c)晶圆重建。

体效率的影响。

我们将技术开发与建模相结合,最终将有助 于实现硅基氮化镓 HEMT 更好的性能和可靠性。 在最近一次 IEDM 上,我们推出了一个用于改进 射频器件热传输预测的模拟框架。这些模拟显示 峰值温度的上升幅度是之前预测的三倍。该模型 提供的见解为在开发早期优化射频器件及其布局 提供了进一步的指导。

用于 6G 的硅基 InP

对于更高的频率, InP HBT 优于 GaN HEMT,能更好地权衡输出功率和效率。研究 人员对这项技术也非常了解,知道如何设计 InP HBT 以获得最佳射频



性能。然而,制造过程往往涉及直径小于 150 毫 米的 InP 衬底,以及与 CMOS 不兼容的类似实验 室的工艺。

研究界正在考虑三种升级方法。其中两种依赖于在硅上直接生长 InP,第三种则基于晶片重建。与目前使用小尺寸 InP 衬底的技术相比,这 三种方法都有可能提供更具成本效益的生产方法。就性能、成本和异质集成潜力而言,这三种方法各有优缺点。我们评估了它们在各种用例(基础设施以及移动设备)中的优势和挑战。

许多团队在硅上制造 InP HBT 时采用的一种方法是用应变松弛缓冲层来弥补 8% 的晶格失 配(见图 4(b))。InP 直接生长在缓冲层之上。这种方法可以使用更大尺寸的晶圆,特别是在可以 重复使用部分硅的情况下,具有显著的成本优势。 然而,这种方法具有挑战性,需要进行优化以降 低缺陷密度。

我们摒弃了这种"一揽子"生长方法,提出 了纳米桥工程,这是一种能更有效地处理缺陷的 替代技术(见图 4 (a))。纳米桥工程涉及在硅衬 底上形成的预制沟槽中选择性地生长 III-V 材料。 这些高宽比沟槽在捕获缺陷方面非常有效 -- 缺陷 只存在于沟槽底部狭窄的部分 -- 从而能够从沟槽 中生长出高质量、低缺陷率的材料。通过过度生 长,纳米沟槽向顶部加宽,为器件堆叠奠定了坚 实的基础。我们从 GaAs/InGaP 案例研究中获得 的见解,将指导我们对目标 InGaAs/InP 纳米桥工 程 HBT 器件进行优化。

直接生长的另一种方法是采用晶圆重构技术 将 InP 放置在硅片上(见图 4 (c))。在这种情况下, 高质量的 InP 衬底(无论有无有源层)在晶圆构 成过程中被切成块。然后通过晶圆与晶圆键合将 这些块贴附到硅晶圆上。这种方法的主要挑战在 于材料的有效转移和剩余 InP 衬底的去除。目前 正在考虑几种技术。

实现异构集成

最终, 硅基 III-V 功率放大器必须与基于 CMOS 的组件相结合,这些组件负责校准和控制 等工作。我们正在评估各种异构集成方案, 权衡 它们在一些使用案例中的优缺点。将不同射频组 件集成到系统级封装中的最常见方法是使用先进 的层压基板技术。我们正在对此进行优化, 使其 更适用于更高的频率。在此基础上,我们正在探 索更先进的异构集成选项,包括 2.5D 中介层和 3D 集成技术。

请注意,当频率超过100 GHz 时,天线模块 开始定义收发器可用的区域。在如此高的频率下, 天线比前端模块小,而前端模块的尺寸几乎不会 随着频率的增加而缩放。在这种情况下,对于大 型天线阵列的配置,一个有趣的选择是将射频前 端模块的位置移到阵列下方。这就是3D集成技 术(晶粒到晶粒或晶圆到晶圆)发挥作用的地方。 它们可以在前端模块和天线模块之间实现短而明 确的连接。与3D集成技术同样重要的是热管理, 这对提供有效的散热器至关重要。我们目前正在 进行全面的系统技术协同优化分析,以评估一系 列 3D集成技术,并从系统层面指导技术选择。

对于手持设备来说,天线数量的减少可以放 宽限制,一种有趣的方法是采用 2.5D 中介层技术。 这种异质集成方案采用层叠技术,具有光刻定义 的连接,可容纳硅通孔,实现 III-V 族与 CMOS 组件之间的通信。在这种情况下,III-V 器件紧靠 CMOS 芯片,确保了出色的热管理,因为两个芯 片都可以直接接触散热器。这种结构的缺点是只 能实现一维波束控制。

如今,我们正在评估 2.5D 中介层技术的硬件实现,研究衬底、电介质和再分布层的最佳组合,以最大限度地减少损耗。我们在这方面取得



图6: 300 mm硅晶片的放大图,显示带有InP纳米衬底工程HBT结构的芯片。

的成功包括第一版射频定制硅中介层技术,该技术使用标准硅衬底、铜半加成互连和厚旋涂低 κ 电介质,即使在100 GHz 以上也能表现出极低的 互连损耗。

我们最近的升级和集成工作正在取得非常有 前景的成果。我们已经证明, 硅基 GaN 和硅基 InP 将成为下一代高容量无线通信应用的可行技 术。 Sc

扩展阅读

- 'Thermal modeling of GaN & InP RF devices with intrinsic account for nanoscale transport effects,' B. Vermeersch et al., 2022 International Electron Devices Meeting (IEDM)
- 'III-V/III-N technologies for next-generation high-capacity wireless communication,' N. Collaert et el., 2022 International Electron Devices Meeting



图7:集成了InP和CMOS器件以及天线阵列的射频硅插层封装示意图。



MBE: 改变硅基氮化镓射频的游戏规则

作者:来自 Easygan 公司的 ANDRE BONNADOT、ELODIE CARNEIRO 和 STEPHANIE RENNESSON 和 来自 CNRS-CREA CÔTE D'AZUR 大学的 FABRICE SEMOND

凭借在 40 GHz 频率上取得的卓越成果, 硅基氮化镓 HEMT 在需要高功率毫米波 的移动应用中拥有巨大的机会

没认为硅基氮化镓会被用于射频应用吗?如 果你在几年前问这个问题,答案很可能是 谨慎的肯定,但很难知道硅基氮化镓何时会产生 影响,以及影响的程度如何。这种谨慎是有充分 理由的:以重复可靠的方式生产出具有足够材料 质量的硅基氮化镓异质结构是一项挑战。

促进硅基氮化镓射频器件发展的是与未来无 线行业相关的决策。2022年3月,3GPP(第三代 合作伙伴计划)标准化倡议将5G毫米波频谱限 制提高到 71 GHz,加剧了器件制造商面临的技术 挑战。现实情况是,尽管这并非易事,但部署毫 米波频段却势在必行--因为更高的频率对于支持 未来 5G 先进网络带来的指数级数据流量增长至 关重要。毫米波标准化进程不可避免,这对微蜂 窝和手机供应商来说具有挑战性。他们在设计和 集成以这些频率运行的射频前端时将受到限制。 反过来,这将为半导体制造商创造一个新的、大 批量、成本敏感型射频器件市场机会。氮化镓场

Substrate criteria		GaN-on-SiC	GaN-on-Si	
GaN epitaxy difficulty		Medium	High	
Substrate mismatch	Thermal Expansion	33%	116%	
relative to Gain	Lattice	+3.5%	-17%	
Thermal conductivity		4.9 W/cm.K	1.5 W/cm.K	
Cost		\$\$\$	\$	
Size (diameter)		Up to 150 mm	Up to 300 mm	
CMOS Compatible		No	Yes	
Availability		Geopolitical considerations	Commodity	

表1:虽然氮化镓射频器件使用硅衬底而非碳化硅衬底在技术上存在挑战,但也存在显著的成本优势。

效应晶体管(GaN HEMT)是在高工作频率下提 供这种应用所需的高功率密度的最佳候选器件。 这种晶体管最合适的形式是硅基氮化镓 HEMT: 它是氮化镓电子器件的首选技术,并且在电力电 子器件应用中的发展势头已经越来越强劲。

然而,如今,碳化硅基氮化镓形式的 HEMT 已成为射频应用的中流砥柱。与硅衬底相比,SiC 具有更高的导热性,以及更兼容的晶格和热膨胀 失配(见表1)。这些优点使得生产高频大功率器 件变得更加容易。但在成本、CMOS 兼容性、供 应可用性和大直径可行性方面也存在缺点。因此, 毫无疑问,一旦技术障碍被消除,硅基氮化镓 HEMT 将在大批量部署中脱颖而出。

EasyGaN 是一家法国初创公司,由法国国家 科学研究中心 (CNRS) 实验室 CRHEA 的研究人 员于 2017 年成立,该实验室是硅衬底氮化镓异质 外延领域的先驱,我们正在帮助加速向硅基 GaN 的转变。请继续阅读,了解我们如何利用 MBE 来改变这类 GaN HEMT 在毫米波领域的性能。

用 MBE 解决挑战

高质量硅基氮化镓的生长在许多方面都面临 挑战。最众所周知的困难来自于大的晶格和热膨 胀系数失配,这会导致不良缺陷,如高密度的穿 透位错和裂纹。此外,硅表面对外延生长过程中 涉及的许多化学物质都有很强的反应性。氮的存 在会导致氮化,镓会导致回溶蚀刻,而铝则会扩 散到高电阻硅衬底中。由于上述原因,缓冲层和 硅之间的界面以及硅亚表面内部都会发生非故意 反应。这些不良后果包括寄生电荷、缓冲层电阻 率低和散热不足。所有这些都有可能影响氮化镓 HEMT 的性能 -- 它可能会受到射频损耗、电流随 时间衰减和可靠性问题的阻碍。通过将硅基氮化 镓的外延生长技术从更常见的 MOCVD 转变为在 许多 III-Vs 领域已得到广泛应用的 MBE,我们取 得了很大进展。采用后一种外延形式,在使用氨 作为氮源时,可以很好地控制氮化铝缓冲层/硅 衬底界面。这种成功得益于超高真空环境中的低 温成核,从而消除了硅衬底表面不希望的预反应。 正是这种生长方式使我们能够在硅上生产出具有 无与伦比的结构质量、均匀性和光滑度的氮化铝 缓冲层。

早在 2020 年,我们就利用在硅上氮化铝成 核方面的独特技术,开始测量硅上简单 MBE 生 长的氮化铝 / 氮化镓叠层的电阻率。经过工艺调 整,我们取得了优异的结果,包括缓冲层 / 衬底 界面上低至 0.3 dB/mm 的射频损耗。

在这一成功的鼓舞下,我们加入了由 IEMN 的 Farid Medjdoub 领导的 GaNeXT 项目 HUGE。这一举措涉及与 IEMN 和 CRHEA 的紧密合作, 共同努力制作出完整的 HEMT 结构。两年来,我



图1: EasyGaN 开发的 原始外延结构。

们在器件层面取得了显著成果。通过这种合作关 系,我们的团队利用位于 CRHEA 的 3×4 英寸配 置的 Riber MBE49 反应器,在高电阻率硅 (111) 衬底上生长外延叠层。在4 英寸硅上通过氨-MBE 生长出的外延氮化铝/氮化镓异质结构具有以下 特点:氮化铝成核层;亚微米厚的未掺杂梯度氮



图2: EasyGaN HEMT 的扫描电子显微镜截面图,显示超薄异质结构。



图3: 二次离子质谱显示了 GaN 沟道和梯度 AlGaN 缓冲层中的碳和氧含量较低。

化镓缓冲层,用作背势垒以增强 2DEG 在高电场 下的限制和击穿电压,以及由超薄氮化铝覆盖的 150 纳米未掺杂氮化镓沟道材料(见图 1)。

40 GHz 的显著成果

在半导体行业工作过一段时间的人都知道, 开发周期非常长。这与典型利益相关者的愿望相 悖,需要他们有一定程度的耐心,而他们并不一 定习惯于这样做。

对于任何一家刚刚起步的公司来说,在萌芽 阶段,研发实验室的一些好消息会有助于缓解压 力。在我们的案例中,好消息来自于发现了堆栈 中每个元素的独特特性(如图2所示,该图显示 了通过扫描电子显微镜获得的横截面图像)。

我们的外延结构在低沉积温度下形成高质量 的氮化铝层,其特点之一是薄缓冲区电阻率高, 从而限制了衬底中的射频损耗。另一个优点是氮 化铝缓冲层和氮化镓沟道层中的杂质含量低,从 而最大限度地减少了捕获效应(见图3)。

事实上,使用 MBE 生长富铝结构的一个显著 优势是,它可以实现相对较低的碳和氧杂质含量。 例如,我们利用这一优势来生长具有 AlGaN 沟道 的外延 HEMT 异质结构,从而使器件具有较高的 击穿电压,这对于功率电子器件来说是一个重要 优点。MBE 还以其突变的界面控制而闻名,这确 保了势垒和沟道之间的界面非常尖锐,进而允许 使用非常薄的氮化铝势垒。与传统的 AlGaN 势垒 相比,这种势垒是将 2DEG 密度提高一倍的关键。

我们的团队在 IEMN 处理了这些外延片,制 造出了短晶体管,并使用参考 40 GHz 功率台(在 负载牵引配置中对这些晶体管进行了表征如图 4 所示)。由于该工作台也曾用于测量碳化硅上最先 进的氮化镓结构,因此可以确保严格的基准测试。 器件处理包括源极和漏极欧姆触点的形成、器件 的隔离、通过电子束光刻确定长度小于 150 nm 的 T 形栅极以及 SiN 钝化层的沉积。

用功率台进行的测量证实,这种异质结构在



图4:经过处理的硅基氮化镓外延片、IEMN 的 40 GHz 功率测试台和正在被测试的器件

40 GHz 频率下具有出色的稳健性。它能够处理极端电场,因此能够在几十次负载牵引扫描后仍能在高电压下工作,而不会出现衰减。我们的器件能提供 3.5 W/mm 的功率,在漏源电压为 30 V 时,功率附加效率为 30%。

这是硅基氮化镓 HEMT 在这一频段的新性能 基准(见图 5)。

最大频率 (fmax) 和单位增益带宽 (ft) 的测量 结果也令我们倍受鼓舞。它们显示出与晶体管栅 极长度相关的一致行为 (见图 6)。最后,我们记 录到,在漏极至源极电压为 30 V 时,漏极漏电流 低于 10 μA/mm (见图 7)。

量产步骤

为了在一定范围内覆盖整个5G高级毫米波 频段,我们现在致力于把工作频率扩展到94 GHz。 此外,我们还计划支持低电压操作,以便我们的 HEMT 可以在手机中使用。为了实现这些目标, 我们将提高电子迁移率、增强散热和降低欧姆接 触电阻。对于后者,我们还采用了 MBE,这是一



图6: f_{max} 和 f_t 值与栅极长度的函数关系。



图5:一系列氮化镓 HEMT 的功率附加效率与输出功率的关系。更多详细信息,请参阅 "拓展 阅读"部分。

种制造低温高掺杂再生欧姆触点的有效方法。

我们的下一项任务是在通过优化循环运行我 们的结构之前,评估 HEMT 的热性能。我们很清 楚,与硅基氮化镓器件的其他开发商一样,我们 面临的散热特性要比以碳化硅为基础的结构差。 我们预估,我们的亚微米厚、简单的缓冲层将有 助于最大限度地减少有源区和衬底之间的热阻, 但我们仍需要证明这一点。

令人鼓舞的是,我们目前的设计有一定的裕 量,使我们能够在不同参数之间进行折衷,并调 整特性,以适应各种射频氮化镓应用。使用硅衬 底的好处之一是可以使用现有的先进技术,从而 提高衬底的散热性能。

您可能会问,为什么我们坚持把外延结构做 得这么薄。原因是,除了我们已经提到的预期热 效益外,更薄的结构层所需的生长时间更短,而



图7:漏权诱导的势垒降低值较低,这反映了2EG内出色的电子约束。



CRHEA 的 MBE49 反应器。

且晶圆弯曲度更低(低于 20 μm),这对于开发更 大的外延片来说是一个巨大的优势。与更复杂的 MOCVD 生长结构相比,这些优势为器件制造商 带来了更低的生产成本和更高的产量。

我们知道,采用和部署 MBE 生产的 Si 基 GaN HEMT 需要一些时间。建立外延设计和配方 是第一个必要的步骤。然而,这本身还不够。器 件制造商需要能够满足大批量半导体市场的成本 和产量要求的生产工具。无论 MBE 系统是外延 片提供商采用的唯一生产工具,还是集成到芯片 制造厂中的生产工具,关键标准都是产量、成本 和良品率。我们 EasyGaN 和 CRHEA 在这方面处 于有利地位,因为我们已经能够在 200 毫米晶圆 上批量制造硅基氮化镓 HEMT 外延结构。对于批 量生产,我们可以扩大规模,转而采用 Riber 的 300 毫米硅晶圆兼容的 MBE 平台,从而在产能和 成本路线图上实现增益。

我们计划扩大硅基氮化镓 HEMT 的生产规 模,并取得了展示这种晶体管卓越性能的成果, 因此它必将拥有光明的未来。**№**0

扩展阅读

- E. Carneiro et al. "Sub-Micron thick StepGraded AlGaN Buffer on Silicon with a High Buffer Breakdown Field" Physica status solidi A 202200846 (2023)
- E. Carneiro et al. "Combination of low trapping effects and high blocking voltage in sub-micron thick AlN/ GaN short transistors grown by MBE on silicon substrate Applied Physics Express, submitted (2023)
- R. Kabouche et al. "Power Measurement Setup for On-Wafer Large Signal Characterization Up to Q-Band" IEEE Microw. Wirel. Compon. Lett. 27 419 (2017)
- K. Harrouche et al "Impact of undoped channel thickness and carbon concentration on AlN/GaN-on-SiC HEMT performances" Appl. Phys. Express 15 116504 (2022)

GaN VCSELs: 生产流程的精细化

腔体厚度的优越控制增强了对发射波长的精控能力

日 本工程师开发了一种创新的生产过程,用 于制造效率极高且发射波长非常接近目标 值的垂直腔面发射激光器(VCSELs)。这一发展, 由名城大学和日本国立先进工业科学技术研究所 的研究人员合作,将有助于氮化镓基 VCSELs 的 商业化——它们是自适应前照灯、视网膜扫描显 示器以及提供现场检测和可见光通信系统的有前 景的光源。

该团队生产的激光器发射波长为417.7纳米, 仅比目标值低0.3纳米,并且它们产生了超过 20%的电光效率峰值。

对于 GaN VCSELs 来说,这是一个非常令人 印象深刻的效率。团队发言人名城大学的 Tetsuya Takeuchi 告诉 Compound Semiconductor,综合来 看,尚未有任何其他团队打破了 20% 效率障碍的 氮化镓基 VCSEL。

Takeuchi 及其同事的最新胜利,是在多年致 力于改进生产 GaN 基 VCSELs 的过程之后取得的。 这类激光器具有一对介质镜,或者是一个介质顶镜 和一个由 AlInN 和 GaN 交替层形成的底镜。后者 简化了制造过程,因为不需要移除基板。然而,从 40 对 AlInN 和 GaN 生长出高质量的镜面远非易事。

为了提高这面镜子的质量,Takeuchi和同事 最初用热氢过程清洁了AlInN表面,最近又增加 了反射光谱的原位测量,以增加对腔体厚度的控 制。在这种改进之前,生长速率的±2%偏差有 可能使腔体共振波长偏离±8纳米,潜在地将共 振波长移向镜子的阻带边缘。这种令人担忧的状 况可能会阻碍器件性能,最近通过引入原位监测 得到了解决,确保腔体长度在目标波长的0.5% 以内。

在这个突破的基础上,该团队现在正在使用垂 直腔测试结构校准 ITO 层和 N₂O₅ 间隔层的厚度。

选择这种特定方法的部分原因是,工程团队 无法获得具有原位监测的溅射系统,据 Takeuchi 说:"另一个原因是,总厚度仅为腔体内 GaN 基 层总厚度的十分之一,所以 ITO/N₂O₅ 的厚度偏差 不是很关键。" 采用 10 对 AllnN 和 GaN 的调查确定,当溅 射 ITO 和 N_2O_5 时,就共振波长而言,控制精度 为 $\pm 3\%$ 。然而,由于该团队的 VCSEL 设计采用 了 4 λ 腔,而两个氧化物层的厚度仅为 0.3 λ ,由 这对氧化物层实际导致的厚度偏差大约是 GaN 基 3.7 λ 腔的一半。



5纳米高的台脊确保了侧 向电流和光限制。

该团队将这种腔体设计纳入了一系列 VCSELs的产品组合中,这些VCSELs具有5纳 米高的台脊,直径分别为5微米、8微米、10微米、 15微米和20微米。通过BCl3干法蚀刻定义的台 脊确保了侧向电流和光限制。

该团队的晶圆上测量显示,在417.7 纳米处 激光,仅比418 纳米的目标偏离了0.1%。具有8 微米直径孔径的变体产生了最强大的发射,峰值 达到13.1 毫瓦,是该团队之前最佳表现的三倍。 就电光效率而言,5 微米直径孔径的设计提供了 最令人印象深刻的性能,效率在8.44 毫安的驱动 电流下达到峰值21.3%,产生了近10 毫瓦的输出 功率。

Takeuchi认为封装将提高器件性能,但不会 太多。他和他的同事现在正试图将电光效率提高 到大约40%。 **除**℃

参考文献

R. Watanabe et al. Appl. Phys. Lett. 124 131107 (2024)

在 N 极性 GaN 上实现低接触电阻

液态镓与氮自由基之间的表面反应有望为垂直 GaN 器件提供优越的接触

全日本目的中国人,并不是一个资本。 全开发了一种新颖的低温工艺,用于在N 极性 GaN 表面生产欧姆接触。

在这些表面上形成欧姆接触比在 Ga 极性表面上要困难得多,后者在更成熟的 GaN 晶体管中存在。然而,在生产垂直功率器件以及 N 极性高电子迁移率晶体管(HEMTs)时,需要一种向 N 极性 GaN 表面添加欧姆接触的工艺,这些器件是射频放大的有前景的一类器件。

为了在更常见的 Ga 极性表面上生产欧姆接触,工程师在最顶层表面生长重掺杂的 GaN 外延层,然后沉积金属并烧结和退火。但这对于 N 极性表面来说远非理想。在制造基于垂直 GaN 的器件时,基板被研磨和抛光以减少热阻和电阻,然后尝试向这一层添加低电阻接触。对于最后一步,需要低于 600℃ 的温度以防止处理降低器件性能。这排除了:在 N 极性表面上使用 MOCVD 对 n 型GaN 进行处理,因为这需要超过 1000℃ 的温度,以及涉及在 1000℃ 以上温度下激活退火的离子注入。



为了评估接触电阻,制备了霍尔效应和传输线测量的结构。

提供一个有希望的替代方案是日本团队采用的基于溅射的方法。据名古屋大学的发言人 Shinji Yamada称,他们形成 GaN 的技术是独特的, 涉及液态镓和氮自由基之间的表面反应。

Yamada 不是第一个在N极性表面上溅射 GaN的人,去年东京大学的Hiroshi Fujioka 小组 在这方面取得了成功。那支球队的成果集中在结 晶性、载流子浓度、迁移率、表面形态和光致发 光上。 "另一方面,我们的报告集中在诸如接触电 阻等属性上,考虑到 GaN 器件的接触形成过程。"

Yamada 和同事使用自由基辅助反应溅射 GaN,在N极性GaN表面上形成了重掺杂的n型 GaN薄膜。液态镓和氮气等离子体枪被用作溅射 源,而锗靶提供了n型掺杂剂。到达基板表面后, 溅射的镓和锗粒子以及氮气等离子体发生化学反 应以形成GaN薄膜。

为了评估这种工艺生产的 GaN 薄膜的质量, 研究人员采用了 HVPE 生产的半绝缘基板,并通 过研磨和化学机械抛光 N 极性表面将其减薄至 50 微米。随后使用有机溶剂和酸性溶液进行清洁, 然后通过溅射添加 GaN,使用了一系列条件。

对于溅射,该团队将锗到镓的溅射比从0变 化到0.15,同时保持恒定的镓溅射功率,并使用 了500°C和600°C的基板温度。

GaN 生长后,该团队创建了用于电测量的结构(见图),这些结构采用了由电子束蒸发器沉积的 Ti/Al 金属堆叠。在氮气下于 475°C 合金化 5分钟,形成了欧姆接触。

透射电子显微镜显示,在 600°C 溅射的 GaN 薄膜是外延的,而在 500°C 沉积的则大部分是外 延的,并充满了许多缺陷,包括堆叠缺陷和反相畴。

根据在 500°C 形成的接触的霍尔效应测量, 增加锗到镓的比例增加了载流子浓度,溅射比为 0.15产生了 2.6×10^{20} cm⁻³ 的浓度。相应的接触电 阻为 9.4×10^{-5} W cm²,这个值表明了低特定接触 电阻。对于在 600°C 形成的接触,研究人员只考 虑了 0.11 的溅射比,这导致载流子浓度为 1.8×10^{20} cm⁻³ 和接触电阻为 2.0×10^{-5} W cm²。

Yamada 和同事现在正在考虑将重掺杂的 n 型 GaN 薄膜应用于一系列 GaN 器件。 №c

参考文献

S. Yamada 等, Appl. Phys. Express 17 036501 (2024)

Ga₂O₃:提高栅极介电性能

HfSiO_x 退火膜具备形成高质量介电材料的关键属性,用于 β-Ga₂O₃ 器件中的栅极介电层

为 了充分发挥潜力,β-Ga₂O₃肖特基势垒二极 管和各种类型的场效应晶体管 (FET)需要 一种高质量的介电材料。

美国的一个工程师团队声称满足了这一需求。这些研究人员开发了一种形成HfSiOx的过程, 这种氧化物被认为结合了高介电常数和大的能带 偏移,几乎可以忽略的栅极漏电流,低界面和体 陷阱密度,以及大的击穿场。

关键的是, HfSiO_x的击穿场高达 8.7 MV/cm, 明显超过了 β-Ga₂O₃的理论击穿场 8 MV/cm。通 过确保介电材料具有比器件更高的击穿场,后者 可以充分发挥其潜力。

在 β-Ga₂O₃上生产高质量 HfSiO_x 介电层的过 程是由密歇根大学、联合学院和加州大学洛杉矶 分校的研究人员合作开发的。这一合作建立在先 前的工作基础上,涉及开发一种用于在 β-Ga₂O₃ 上生产 AlSiO 介电层的 MOCVD 过程。那项早期 的工作产生了一个击穿场约为 7.8 MV/cm 的介电 层。

切换到 HfSiO_x 所带来的击穿增加涉及不同的 沉积过程。在最新的工作中,介电层是通过原子 层沉积添加的,然后在退火步骤中进行,以确保 在重要特性上取得显著改进。

对 HfSiO_x 的兴趣可以追溯到多年前,早期 的研究考虑将其用作基于硅和 GaN 的器件的介 电材料。以前的工作还表明,通过调整其组成, HfSiO_x 的介电常数可以从 3.9 变化到 27, HfSiO_x 和 β-Ga₂O₃ 之间的导带不连续性可以高达 2.38 eV。

美国工程师使用金属氧化物半导体电容器来 研究 HfSiO_x 介电层在 β-Ga₂O₃ 上的性能。他们从 具有 10 微米厚 β-Ga₂O₃ 层的外延晶片开始,这些 晶片生长在重掺杂的 n 型 β-Ga₂O₃ 基底上,并转 向原子层沉积以添加 HfSiO_x 薄膜, HfO₂ 与 SiO₂ 的比例大约为 1:1。为了实现这一比例,两个 HfO₂ 循环,每个循环的沉积速率为 1 Å/cycle,与 三个 SiO₂ 循环交替进行,沉积速率为 1 Å/cycle。

为了评估退火的影响,团队生产了三种类型的电容器,介电层厚度为20纳米(见图)。一类

没有经过任何形式的热处理,而另外两种在氮气中分别在 400°C 和 900°C 下进行退火。

击穿测量确定,对于未退火的电容器,低漏 电流操作发生在大约 3 MV/ cm 左右。与此同时, 那些在 400°C 和 900°C 下退火的电容器,直到 6.2 MV /cm 和 4.5 MV /cm 才看不到漏电流,击穿场 分别高达 8.4 MV /cm 和 8.7 MV /cm。

使用发射 254 nm 的深紫外灯进行电容 - 电压 测量,提供了对介电层内陷阱水平的洞察。

未退火电容器的剖面图显示,它们在低电场 下未能达到累积区域。团队将这一观察归因于在 体 HfSiOx 及其与 β-Ga₂O₃ 界面处的异常高电子陷 阱密度。



金属氧化物半导体电容器用于确定HfSiOx介电层的特性。

电容 - 电压测量确定了两个退火样品的总陷 阱密度。团队报告了在 400°C 和 900°C 下退火 的样品的平均值分别为 2.72 × 10¹² cm⁻² eV¹ 和 1.06 × 10¹² cm⁻² eV¹,表明更高的温度减少了陷阱 密度。这使得团队推测,在环境氛围中 900°C 的 退火减少了 HfSiO_x 中的氧空位,并减少了体和界 面陷阱的密度。

工程师们使用横截面扫描透射电子显微镜对 他们的介电层进行了详细检查。这项技术揭示了 沉积的 HfSiO_x 中的部分有序性,900°C 的退火创 造了一个完全非晶态的介电层,这是降低漏电流 和增加击穿电压的原因。**除**。

参考文献

X. Zhai 等, Appl. Phys. Lett 124 132103 (2024)



Advertiser	广告商名称	网址	页码
CGB	北京华林嘉业科技有限公司	www.cgbtek.com	3
Evatec AG		www.evatecnet.com/cn	35
RABOUTET S.A.		www.raboutet.fr	9
Riber		www.riber.com	IFC

欢迎投稿

《化合物半导体》(CSC)是针对中国化合物半导体及光电市场 出版的专业杂志,用简体中文出版。

本刊主要报道化合物半导体相关的材料、工艺、设备、器件、 模块/组件、封测技术,及其发展趋势和相关厂务设施。与读者一起 紧跟行业发展,共同面对在研发、制造过程中遇到的问题及挑战。

本刊的读者是活跃在化合物半导体及光电行业的技术管理人员、项目经理、科研人员、工程师以及从事开发、制造、工艺的专业人士。

本 刊 文 章 精 选 自 英 国 物 理 协 会 著 名 杂 志《Compound Semiconductor》,翻译并编辑成形;我们也报道全球平面显示制造 商和研究机构的最新技术与资讯,以及撰写其他与本地市场息息相关 的新闻和文章;并选编专业投稿。

本刊欢迎读者和供应商投稿, 文章一经采纳, 将在印刷版本和 网上刊登。CSC 将为设计者和管理人员, 提供一个展现国内外厂商 的最新成果的平台。

文章投稿指南

1. 文章主题突出、结构严谨、短小精悍,中文字数不超过 3,000 字;

 文章最好配有两幅至四幅与内容相关的插图或表格;插图与表格 分别用图 1、图 2 或表 1、表 2 的次序编号,编号与文中的图表 编号一致;

- 3. 请注明作者姓名、职务及所在公司或机构的名称。作者人数以四 人为限;
- 4. 请勿一稿多投;
- 5. 请随稿件注明联系方式(邮编、地址、电话、电子邮件)。

新产品投稿指南

- 1. 新产品必须是中国市场新上市、可以在中国市场上买到;
- 有关新产品来稿的内容应包含产品的名称、型号、功能、主要性能和特点、用途;
- 3. 短小精悍,中文字数不超过 300 字;
- 4. 来稿请附产品照片。最好是在单色背景下简单的产品实物照片, 照片的分辨率不低于 300dpi;
- 5. 注明能提供进一步信息的人员姓名、电话、电子邮件。

优先刊登中文来稿(翻译稿请附英文原稿)。来稿请用电子邮件寄到: minL@actintl.com.hk, lynnw@actintl.com.hk。

如果您有什么意见或建议,或者有什么想法同本刊编辑探讨,请不 吝赐教。



www.compoundsemiconductorchina.net

行政及销售办公室 Administration & Sales Offices

行政人员 Administration

HK Office (香港办公室) ACT International (雅时国际商讯) Unit B, 13/F, Por Yen Buiding, No. 478 Castle Peak Road, Cheung Sha Wan, Kowloon, Hong Kong Tel: 852-28386298

Publisher (社长) - China Adonis Mak (麦协林) Adonis@actintl.com.hk

Deputy Publisher (副社长) - China Lisa Cheng (程丽娜) lisac@actintl.com.hk

Editor in China(中国版编辑) Min Lu(陆敏) minL@actintl.com.hk Lynn Wang(王清玲) lynnw@actintl.com.hk UK Office (英国办公室) Angel Business Communications Ltd. 6 Bow Court, Fletchworth Gate, Burnsall Road, Coventry, CV5 6SP, UK Tel: +44 (0)2476 718 970

Chief Operating Officer Stephen Whitehurst stephen.whitehurst@angelbc.com Tel: +44 (0)2476 718970

销售人员 Sales Offices

Asia (亚洲) Floyd Chun (秦泽峰) floydc@actintl.com.hk Tel: 852 2838 6298

China (中国)

Lisa Cheng(程丽娜) lisac@actintl.com.hk Tel: 86 185 7156 2977

Mini Xu (徐若男) minix@actintl.com.hk Tel: 86 187 7196 7314 Phoebe Yin(尹菲菲) phoebey@actintl.com.hk Tel: 86 155 2754 0817

Ron Wang (汪毓翀) ronw@actintl.com.hk Tel: 86 186 9404 8156

Mandy Wu (吴漫) mandyw@actintl.com.hk Tel: 86 187 7196 7324

Grace Zhu(朱婉婷) gracez@actintl.com.hk Tel: 86 159 1532 6267

Cecily Bian (边团芳) cecilyb@actintl.com.hk Tel: 86-135 5262 1310

Taiwan, Singapore, Malaysia (台湾,新加坡,马来西亚) Floyd Chun (秦泽峰) floydc@actintl.com.hk Tel: 852 2838 6298 Korea (韩国) Lucky Kim semieri@semieri.co.kr Tel: 82-2-574-2466

US (美国)

Janice Jenkins jjenkins@brunmedia.com Tel: 724-929-3550

Tom Brun tbrun@brunmedia.com Tel: 724-539-2404

Europe (欧洲) Shehzad Munshi sm@angelbcl.co.uk Tel: +44 (0)1923 690215

Jackie Cannon Jackie.cannon@angelbc.com Tel: +44 (0) 1923 690205

《化合物半导体》



《化合物半导体》(CSC)中国化合物半导体产业 较具影响力的媒体, 内容来源于全球知名刊物 《Compound Semiconductor》

双月刊,每期发行印刷版8,228,电子版8,908(2023年10月) 全方位报道化合物半导体行业的发展,是化合物半导体材料 和器件业专业人士重要的信息源。



化合物半导体先进技术及应用大会是专注搭建**全球范围内信息交流和贸促合作**的行业盛会, **线上与线下并行**,着眼于国内外化合物半导体行业**前沿议题、最新需求**,汇集中国及世界领 先跨国科技公司专家学者,共探行业发展方向,每年吸引成千上万行业从业者参加。



ÁĈ⁼





→ 线下 +---

化合物半导体&半导体芯科技 综合论坛

05月苏州 半导体先进技术创新发展和机遇大会

·化合物半导体材料生长与设备技术 ·功率电子器件及应用 ·高功率电子器件可靠性和失效分析 ·超宽禁带器件:解决方案

先进封装工艺与键合技术
 封装关键材料与创新

化合物半导体先进技术及应用大会

10月常州 化合物半导体先进技术及应用大会

・化合物半导体材料生长与设备技术
 ・功率电子器件及应用
 ・光电子器件及应用
 ・先进显示与照明取得的进展
 ・AI趋势下高速光互联演进

光子器件可靠性和失效分析
 超快通信射频器件新应用

CHIP China晶芯研讨会

11月厦门 第二届-半导体先进封测产业技术创新大会

・TGV的封装工艺与技术 ・IP/SoC/3D/异构集成 ・封装关键材料与创新 ・应用需求驱动下,先进封测发展进入快车道专场会议

•系统级SiP芯片,物联网下一个竞争高地 • 赋能光电产业发展新高度



先进半导体材料和器件的可靠性和失效分析

→ 定制专场论坛 →

重点依据企业需求定制化会议主题,线上直播与线下执行双向选择,垂直听众定向邀约,充分发挥资源链接优势,突破原 有格局,助力泛半导体产业客户实现多元化探索路径。

论坛优势:推介目的性强 会议听众垂直 议题内容聚焦 直击产品核心

