ZnO 薄膜的掺杂及其结型材料的研究进展*

段理 林碧霞 傅竹西[†]

(中国科学院结构分析开放实验室 中国科学技术大学物理系 合肥 230026)

摘 要 ZnO 薄膜作为一种多用途的半导体材料,一直受到国内外学术界的广泛关注. 尤其是自 1997 年发现 ZnO 薄膜的室温紫外光发射以来 ZnO 薄膜的制备及其光电子特性的研究成为新的研究热点. 几年来,研究进展非 常迅速,已报道了结型电致发光器件和光电探测器件的初步研究结果. 文章结合作者的工作,综述了目前国内外对 ZnO 薄膜的掺杂以及 ZnO 异质结和同质 p – n 结制备方面的研究状况.

关键词 氧化锌薄膜 p型掺杂 p-n结 异质结

DEVELOPMENT OF p-TYPE DOPING AND p-n JUNCTIONS OF ZnO FILM

DUAN Li LIN Bi-Xia FU Zhu-Xi[†]

(Research Laboratory, Academia Sinica, Department of Physics, University of Science and Technology of China, Hefei 230026, China)

Abstract ZnO film , as a multi-use semiconductor material , has long attracted much attention. Since the discovery of the UV luminescence of ZnO films in 1997 , their preparation and the investigation of their photo-e-lectronic properties have become a new hotspot. Recently , results of studies on electroluminescence from junction devices and photoelectronic detectors have been reported. This article summarizes the research on ZnO films , including the investigation of ZnO heterojunctions and homogeneous p-n junctions.

Keywords ZnO film , p-type doping , p-n junction , heterojunction

1 引言

短波长光电子材料和器件一直是人们关注的研 究课题,因为它对于提高光通信的带宽和光信息的 记录密度有非常重要的作用.因此 1995 年 GaN 蓝 光材料兴起时就引起了学术界广泛重视. 1997 年 后,人们发现 ZnO 薄膜具有紫外受激发射的本 领^[12],很快成为继 GaN 之后新的短波长半导体材 料的研究热点.

ZnO 是一种具有六方结构的自激活宽禁带半导体材料,室温下的禁带宽度为3.36eV.ZnO 的激子结合能达 60meV,这比同是宽禁带材料的 ZnSe (20meV)和 GaN(21meV)都高出许多;ZnO 的熔点为1975℃,具有很高的热稳定性和化学稳定性. ZnO 薄膜可以在低于500℃温度下获得,较 GaN SiC 和其他 II – VI族半导体宽禁带材料的制备温度低很多.这些特点使 ZnO 具备了作为室温短波长光电子材料的必备特征.可见 ZnO 材料具有诱人的应用前景.目前的研究表明,ZnO 薄膜不仅具有发光特性, 还可以作紫外光探测器和太阳能电池.

在 ZnO 光电特性的研究中,制备结型器件是 ZnO 薄膜实用化的关键.因此,p-n结的研究成为 该领域中的重要研究内容.通常在制备 ZnO 材料的 过程中会产生氧空位和锌填隙原子,这些缺陷使 ZnO 呈 n 型导电性,所以 n 型掺杂较容易实现^[3]. 1999 年,日本 Chiba – polytenchnic 学院的 Takashi Tsuji 等人用射频溅射技术把混合 Al₂O₃ 的 ZnO 陶 瓷样品溅射在玻璃基片上,成功地制备了 n 型 ZnO. 但由于 p 型掺杂往往导致 ZnO 晶格的马德隆能升 高,使样品结构不稳定;同时,宽禁带半导体材料具 有严重的自补偿现象.这就导致生长 p 型 ZnO 及制 备 p – n 结非常困难.

本文综合国内外的一些工作,介绍了目前 ZnO 薄膜的掺杂及其结型材料制备的研究进展.

† 通讯联系人. E-mail fuzx@ ustc. edu. cn

^{*} 国家自然科学基金(批准号:10174072,50142016)资助项目;国家科技部'九七三"基金(批准号[2001]584)资助项目 2002-04-27收到初稿2002-08-05修回

2 ZnO 薄膜的 p 型掺杂技术和 p - n 结

目前人们研究较多的 p 型掺杂材料有取代 O²⁻ 的 N P As 等 V 族元素和取代 Zn²⁺的 Li 等 I 族元 素 还有人研究了稀土元素 Er 的掺杂以及施主和受 主的联合掺杂,获得了一些较好的效果;另外还有关 于不通过掺杂而是通过控制生长气氛的手段获得 p 型 ZnO 的研究报道. 在我们实验室,以 Ag 为掺杂 剂,采用化学反应辅助直流溅射的掺杂方法,成功地 生长出p型ZnO薄膜,并在此基础上制备出同质 p-n 结(详见后文).

2.1 制备 p 型 ZnO:N

2.1.1 化学气相沉积法

对于 ZnO,用氮可以进行典型的 p 型掺杂.早在 1997 年 8 月,日本 Yamanashi 大学的 Kazunori Minegishi 等人用含有 Zn 的 ZnO 粉末作为源材料在蓝宝 石上生长 ZnO 膜.在 H₂ 载气中加入 NH₃,将氮掺杂 进 ZnO 薄膜中. 经热处理后得到电阻率为 $100\Omega \cdot$ cm 的 p 型 ZnO 薄膜样品^[4].

用二次离子质谱(SIMS)对样品进行分析,并对 样品的电学性质进行测量,结果都表明,用含有过剩 Zn的 ZnO 源生长后出现氮掺杂,而用纯 ZnO 为源 生长时没有发现氮掺杂.这说明过剩的 Zn 能导致氮 掺杂.薄膜中的氮受主导致它的电阻太高(特别是 温度在 650—750℃时).

ZnO 中过剩的 Zn 一直被认为是施主电子的来 源,而认为过剩 Zn 形成受主的这种解释似乎是荒谬 的,实验者对此分析如下:

在外延生长过程中,源区的 ZnO 被 H₂ 还原,过 剩 Zn 蒸发,NH₃ 分解,产生如下反应:

> ZnO(s) + H2(v) \rightarrow Zn(v) + H₂O(v) NH₃(v) \rightarrow 1/2 N₂(v) + 3/2 H₂(v) Zn(s) \rightarrow Zn(v)

这里(s)表示固相(v)表示气相.

分解后的产物在基片表面合成的性质受生长温度的影响很大. 温度很低时,由于 O₂ 活性大,Zn 更倾向于和 O₂ 而不是和 N₂ 结合,因此 N 和 H 一起以 ZnNH 的形式掺杂进 ZnO,所以氮受主在电学性质 上缺乏活性,这就是氮的钝化(以前已经报道过在 ZnSe 中被 H 钝化的 N 受主通过热处理恢复活性). 实验结果也显示低温区生长的薄膜的电学性质和没 有掺杂的薄膜基本上一样. 温度较高时,N 受主活性 增加使电子浓度减小,这时样品显示出 p 型特性. 更 高温时,ZnNH中的N—H键在N掺杂进入薄膜前 被破坏,因此薄膜的电学特性也和未掺杂的薄膜类 似.可见在合适的温度下,制得的ZnO薄膜才显示 出p型特征.

2.1.2 电子回旋加速器共振方法

2002 年,日本 Osaka 大学的 Guo 等采用在 Al₂O₃ 基片上用电子回旋加速器共振(ECR)技术, 配合 N₂O 等离子增强脉冲激光反应淀积(PLRD)的 方法,外延生长出了高结晶度的具有平整表面的 ZnO:N^[5].

实验者用四探针范德堡方法测量样品电学性 质 结果显示氮掺杂显著影响了样品的电学性质.电 学性质还和其他淀积条件(如 ECR 功率 ,N₂O 压力 和流速 ,基片温度及热处理条件)有关 ,其中 ECR 功 率是最重要的因素. 功率为 250W 时 ,样品呈现 p 型 导电倾向 ,但由于它具有 180Ω · cm 的高电阻 ,无法 准确确定其导电类型.

77K 温度下 样品在 325nm 的氦镉激光照射下 的 PL 光谱中,可以明显观察到 3.3eV 的带边发射, 而由于缺陷产生的发射峰(如 ZnO 中氧空位在 500nm 附近的绿带等)并没观察到.可见,样品的缺 陷浓度很小.

2.2 砷掺杂在 GaAs 基片上生长的 p 型 ZnO:As

2000 年 1 月 ,美国 Missouri 州立大学的 Ryu 等 人首次用脉冲激光融蚀法在(001)面 GaAs 基片上 采用砷掺杂获得 p 型 ZnO^[6].

他们在压力为 35mTorr 的超高纯(99.999%)氧 氛下生成 ZnO:As 薄膜. 基片温度 300—450℃. X 射 线衍射结果表明,升高生长温度有助于改善薄膜的 结晶质量,但过高温度会使 GaAs 中的 As 脱附并使 Ga 原子蒸发,扩散进新形成的 ZnO 层中,结晶质量 反而变差.最佳温度被确定为 350℃,这时在原子显 微镜中观察到的晶粒最小;而 450℃时样品表面最 光滑. 霍尔效应测量表明,在 400℃和 450℃生长的 薄膜表现为 p 型.用二次离子质谱和霍尔效应测出 ZnO 中的 As 受主的浓度在 10^{17} — 10^{21} cm⁻³之间.

300℃和 350℃生长的(未经退火)样品表现为 n型,但这些 n型膜在 40mTorr 和 500℃的氧气氛中 退火 20min 后却呈现出 p型特性.这可理解为热处 理的温度使 As 原子从基片中进入到 ZnO 膜中.二 次离子质谱研究表明 ZnO 薄膜具有 p型特性的主 要原因是 As 而非 Ga.

图 1 是在 20K 下测出的 n 型(350℃下生长)和 p 型(400℃下生长)的 ZnO 薄膜的 PL 光谱. 从图中可 看出,p型膜以3.32eV的峰为主而n型膜以3.36eV 的峰为主.n型膜的3.36eV峰是由于束缚施主的激 子(DX)的近带边(NBE)发射,而p型膜的3.32eV峰 是由于束缚受主的激子(AX)的NBE发射.其他如 3.24eV或3.20eV等峰为施主-受主对的跃迁.



图 1 n型(a)和 p型(b)ZnO 薄膜的 PL 光谱

通过 NBE 发射计算,受主结合能约 100eV,而 一个类氢原子受主结合能为 130eV,因此 ZnO 中 As 原子行为可能类似于一个类氢原子受主.这个 100eV 的结合能和 GaN 与 ZnSe 比是很低的,故用 As 可能制备出重掺杂的 ZnO 薄膜.

 3 磷掺杂的 p 型 ZnO 及其与 n 型 ZnO 基片构 成的 p - n 结

2000 年,日本 Sjizuoka 大学的 Aoki 等利用准分 子激光将磷掺杂于 ZnO 薄膜中生长出 p 型 ZnO^[7]. 具体生长过程是:首先将 35 nm 厚的 Zn₃P₂ 膜作为磷 源,通过常规真空蒸发生长在 ZnO 膜上;然后,在高 压氮气或者氧气氛中用 KrF 激子激光照射此组成的 薄膜,激光产生的热能将 Zn₃P₂ 分解为 Zn 和 P 原 子,并使之扩散进入 ZnO 中,在界面处 P 取代 O 原 子形成 p 型 ZnO. 样品的 I - V 特性显示,样品是由 p 性 ZnO 和 n 型 ZnO 组成的半导体 p - n 结.

110K 下,该 p - n 结的光致发光谱中包括了 370—380nm 处属于带边发射的峰和 400—600nm 处的发光带.该温度下的电致发光谱很弱,且比较杂 乱,但大致可以看出有一个紫白色峰和所观测到的 光致发光峰一致.

2.4 Ag 掺杂制备 p 型 ZnO 及其同质 p – n 结

Ag 是 I 族元素 ,Ag 取代 ZnO 中的 Zn ,可以成 为受主杂质. 2001 年初 ,我们用 Ag 作为掺杂剂 ,采 用化学辅助溅射方法 ,初步生长出 p 型 ZnO ,并在此 基础上制备了同质 p – n 结^[8]. 但由于得到的 p 型 ZnO 电阻值较高 ,不易测量其掺杂浓度. 图 2 是制备 的 p - n 结示意图.图 3 是在这种结构上测得的 *I* - *V* 特性曲线 ,它是典型的 p - n 结 *I* - *V* 特性曲线 ,表 明上下两层膜之间形成了 p - n 结.



图 2 p-n 结示意图



图 3 样品的 I – V 曲线

2.5 施主和受主联合掺杂构成 p 型 ZnO

1999 年,日本 Kochi 大学的 Yamamoto 等研究 了 N,Al 联合掺杂^[9].利用第Ⅲ主族元素如 Al,Ga, In 等,使 N 受主成功地联合掺杂,进入了 ZnO 中,并 发现了这种联合掺杂的 ZnO 中的 N 的非局域能级.

2000 年,他们又研究了 Li 和 F 联合掺杂^[10]. 在 ZnO 中的 Li 受主之间发现了微弱的排斥作用,和 ZnO:N 相比,它显著增加了马德隆能,在禁带中也引 入更浅的受主能级.因此很适合于做低阻 p 型 ZnO.

联合掺杂技术目前仍在不断研究和发展中. 2002 年,日本京都的 Nakahara 等人又采用原子基团 作源的分子束外延方法进行了 N,Ga 的联合掺 杂^[11].现在已有理论预言,受主(氮)和施主(铝, 镓,铟等)之比为2:1 的联合掺杂可以制备低阻 p型 ZnO. 实验者们分别制作了氮掺杂和氮镓联合掺杂 的 ZnO 薄膜. 他们发现,氮掺杂浓度依赖于 Zn 流 量, 锌过量是氮掺杂的必要条件,得到的样品的氮掺 杂浓度达到 2 × 10²⁰ cm⁻³. 在氮镓联合掺杂的实验结 果中可观察到,镓的存在增加了氮的掺杂能力. 镓浓 度过高会导致 ZnO 薄膜中出现 ZnGa₂O₄ 的附加相, 因此不容易准确判断载流子类型. 氮在基片温度高 于 600℃时无法参与联合掺杂.

2.6 稀土掺杂的 ZnO:Er 薄膜

2000 年,日本物理化学研究院的 Zhao 等人采用 KrF 准分子激光器产生的脉冲激光融蚀陶瓷靶(由 ZnO 混合重量比 0.5 % 的 Er₂O₃ 制成),使其淀积在(100)面 Si 基片上,再在 700℃ 的氧气氛下退火 3min,制成厚度约 200nm 的 ZnO:Er 薄膜^[12].

对淀积后未处理的原始样品,室温下电阻率为 6×10⁻³Ω·cm,这种样品没有观察到Er的光致发 光;但热处理后,即使在室温下也能观察到源于 Er³⁺的1.54μm的发光和来自ZnO的波长为378nm (能量3.28eV)的发光,且热处理后电阻率增加到约 100Ω·cm.电阻率增加的原因推测是源于氧空位 的电子浓度的降低.

图 4 是 ZnO: Er 膜在 18K 时的 PLE 光谱,激发 光波长范围为 430—675nm. 图中显示了 1.5377 μ m 的发光峰强度随激发光波长的变化,其中的 4 个吸 收峰分别在激发波长为 665,550,526,490 nm 处, 并推测为 Er^{3+} 从基态⁴ $I_{15/2}$ 分别到第 4 5 6,7 激发 态⁴ $F_{9/2}$, ${}^{4}S_{3/2}$, ${}^{2}H_{11/2}$, ${}^{4}F_{7/2}$ 的跃迁.



图 4 ZnO: Er 薄膜的激发光谱

2.7 无掺杂的 p 型 ZnO 及其同质 p – n 结

2002 年,美国 Wake Forest 大学的 Tüzemen 等 用反应溅射(reactive sputtering)的方法制备出 p 型 ZnO. 他们并未掺杂其他元素,而是通过控制溅射时 的氧/氩气氛比分别制出了 p 型(氧氩比高时)和 n 型(氧氩比低时)ZnO^[13].

实验者用纯度为 99.99% 的 Zn 靶在氧/氩混合 气氛气中反应溅射 基片为(100)面的硅片 溅射时基 片温度为 350° .氧气和氩气的总压强为 3×10^{-2} Torr 在含氧 50% 时 溅射得到 n 型 ZnO 薄膜 在含氧 83% 时 溅射得到 p 型 ZnO 薄膜 连续溅射 p 型和 n 型 ZnO 薄膜 就得到同质 p – n 结. 欧姆接触建立在 Au/Al 的淀积薄膜上 霍尔效应测量验证了载流子类 型 I - V 曲线也显示了双层薄膜的 p – n 结特征.

理论上,由于氧空位和锌填隙原子容易产生,无 掺杂 ZnO 薄膜通常显示 n 型导电. ZnO 的自补偿现 象也使 p 型 ZnO 不容易制备. 但实验者比较了氧分 子的理论形成焓的大小,并考虑到溅射气氛里的游 离氧拥有的较高化学势,认为富氧条件下反应溅射 制备的 ZnO 呈 p 型导电和缺陷形成焓的计算结果 并非不一致.



图 5 MgZnO/ZnO 异质结的低温 PL 光谱 (D⁰X 表示中性施主束缚的激子 ;FX 表示自由激子)

实验发现在 10^{-6} Torr 真空度下,用 750℃的温 度热处理 30min,得到的样品能给出好的带边 PL 发 射和低电阻. X 射线衍射显示,热处理前样品的晶粒 尺寸为 40—65nm,热处理后达到 80—200nm. 比较 热处理前后 ZnO 同质 p = n 结的 *I* = *V* 曲线看出,两 者都显示了 p = n 结性质,但热处理后的电流/电压 比明显增加. 不过,热处理前后的 p 型和 n 型 ZnO 的载流子浓度都很小.

3 某些 ZnO 异质结及其发光特性

3.1 Al₂O₃ 基片上的 MgZnO/ZnO 异质结

1999 年 10 月,日本 Tohoku 大学的陈亦凡等人 用等离子辅助的分子束外延技术(P – MBE)在 (0001)面 Al₂O₃ 基片上生长 MgZnO/ZnO 异质 结^[14]. MBE 系统生长室的本底气压低于 10⁻¹⁰ Torr, 一台 SVT 4.5 射率等离子源(SVT Model 4.5)用于 提供活性氧. 生长时,先在 500℃下分别生长一层薄 的 MgO 和一层薄的 ZnO. 在这些缓冲层生长后,表 面变得平整,然后分别在 250—750℃下外延 ZnO, 和在 550—650℃下外延 MgZnO,构成厚度为 200— 500 nm 的 MgZnO/ZnO 异质结.

图 5 是样品在 4.2K 和 297K 温度下的光致发 光谱. 比较它们的带边发射,发现两者的深层发射 都很弱. 在低温下,光致发光谱主要由受中性施主 约束的电子 - 空穴对(D⁰X)产生,谱中 3.361eV 的 峰半高宽是 2.5meV. 在室温下,自由电子 - 空穴对 产生的 3.30eV 峰的半高宽度是 100meV. 纵向光学 声子的叠加作用出现在图中峰的低能量的肩部.

3.2 p-SrCu₂O₂/n-ZnO 异质结

2000 年,日本科学技术集团的 Ohta 和分子科 学研究所的 Nobuhiko Sarukura 等人进行实验,在 350℃左右用脉冲激光将 SrCu₂O₂(112 面)沉积在 ZnO(0001 面)薄膜上成为异质结^{15]}.

该异质结的正向导通电压约 1.5V,当电压达到 3V 时, 室温下产生 382nm 的紫外电致发光, 随电压 增强 发光急剧增强. 该发光峰和 ZnO 3.3eV 的禁带 吻合得很好 是由 ZnO 的电子 - 空穴对复合引起的.

参考文献

- [1] Bagnall D M , Chen Y F , Zhu Z et al. Appl. Phys. lett. , 1997 ,70 (17):2230
- [2] Zu P, Tang Z K, Wong G K L et al. Sol. State Commun., 1997 ,103 (8):456
- [3] Tsuji T ,Hirohashi M. App. Surf. Sci. 2000 ,158(1-2): 134
- [4] Minegishi K , Koiwai Y , Kikuchi Y et al. Japan J. Appl. Phys. , 1997 36:1453
- [5] Guo X L , Tabata H , Kawai T. Jour. Cryst. Growth , 2002 , 237 544
- [6] Ryu Y R , Zhu S , Look D C et al. Jour. Cryst. Growth , 2000,216(1-4)330
- [7] Aoki T ,Hatanaka Y ,Look D C. Appl. Phys. Lett. , 2000 , 76 (22) 3257
- [8] Fu Z X , Lin B X , Liao G H. Chin. Phys. Lett. , 1999 ,16 (10):753
- [9] Yamamoto T, Katayama-Yoshida H. Jpn. J. Phys., 1999, 38:166
- [10] Yamamoto T ,Katayama-Yoshida H. J. Cryst. Growth 2000 , 214/215 552
- [11] Nakahara K , Takasu H et al. Jour. Cryst. Growth , 2002 , 237 503
- [12] Zhao X, Komuro S, Isshiki H et al. J. Luminescence 2000, 87-89 :1254
- [13] Tüzemen S, Xiong G et al. Physica B, 2001 308 :1197
- [14] Chen Y F Ko H J Hong S K et al. J. Vac. Sci. Technol. B , 2000 18 1514
- [15] Ohta H, Kawamura K, Orita M et al. Appl. phys. lett., 2000 77 :475

2003年第2期《物理》内容预告

特约专稿

追念钱临照先生——《钱临照文集》读后感(冯端).

研究快讯

光晶格中玻色 – 爱因斯坦凝聚体的自旋和磁研究(张卫 平).

评述

我国静电生物效应机理研究新进展(那日等). 前沿进展

太阳辐射与温室效应(丁惠萍等);

- 硅基集成电路的发展和新一代栅极氧化物材料的研究(相 文峰等);
- 电子束离子阱及高电荷态离子相关物理(邹亚明). 物理学和高新技术

科里奥利质量流量计灵敏度的理论分析(胡燕祝等);

♦00 ♦00 ♦00 ♦00 ♦00 ♦00 ♦00 ♦00

光纤光栅温度应变智能传感原理及增敏技术研究 郭团等).

实验技术

同步辐射 X 射线衍射装置及其在结构生物学中的应用(潘 国强等).

物理学史和物理学家

- 深切怀念李林先生(赵柏儒);
- 世界上第一个物理技术研究所的建立及其影响(罗平). 物理教育
- 21 世纪物理专业知识的培养对《热学》教学的要求(吴寿 煜);
- 基于校园网网上物理实验教学的 CAI 课件的制作(陶国 成).