## $\gamma$ -LiAlO<sub>2</sub>上 a 面 ZnO 薄膜的光谱特性研究\*

周健华12) 周圣明1, 黄涛华12) 林 辉12) 李抒智1) 邹 军12) 王 军1) 韩 平3) 张 荣3)

1)(中国科学院上海光学精密机械研究所,上海 201800)

2)(中国科学院研究生院,北京 100049)

3) (南京大学物理系 南京 210093)

(2006年12月21日收到2007年4月2日收到修改稿)

利用激光脉冲沉积(PLD)技术在(302)y-LiAlO<sub>2</sub> 衬底上成功生长了非极性的 a 面(1120)ZnO 薄膜,光致发光谱(PL)带边发射峰半峰宽仅为 115 meV.研究了非极性 ZnO 薄膜光谱特性的面内各向异性,发现随着入射光偏振方向 改变,在偏振透射光谱上,吸收边移动了 20 meV,这与 *A*、*B* 激子和 *C* 激子的能量差一致;而在拉曼光谱上,激发光 偏振方向的改变导致 *E*,模式的强度发生明显改变.

关键词:非极性 ZnO,γ-LiAlO<sub>2</sub>,PLD PACC:6855,7280E,7855D,8115I

1.引 言

近年来 ZnO 吸引了越来越多的关注,主要原因 在于它的宽直接带隙(室温下 Eg~3.37 eV)和很大 的激子结合能(60 meV,常温下热扰动能  $k_{\text{B}}T \sim 26$ meV).宽直接带隙使得ZnO可被用于制作短波长发 光器件(LED,LD)<sup>1]</sup>和紫外光探测器<sup>[2]</sup>,很大的激子 结合能可以降低受激发射所需的激发能量阈值[34]. 理论和实验都表明 ZnO 薄膜趋向于沿 0001 方向生 长<sup>[5]</sup> 但是 [0001]方向是 ZnO 的极性轴方向,在这 个方向上生长的异质结界面处由于自发极化和压电 效应而产生没有抵消的极化电荷,在量子阱中产生 内建电场.这个内建电场对发光器件是不利的,因为 它一方面降低了辐射复合的概率 影响发光器件的 发光效率 ;另一方面 ,它使得电致发射光谱红移<sup>[6]</sup>. 这就是所谓的 QCSE<sup>78]</sup>( quantum confined stark effect), 解决方法是使生长方向垂直于[0001]方向, 即生长非极性的 ZnO 薄膜.这样的非极性 ZnO 薄膜 不仅在上述的光电器件方面而且在表面声波 (SAW)压电等器件方面,都有重要应用价值<sup>9]</sup>.Wu 等人<sup>[10]</sup>生长了非极性的 ZnO 薄膜,研究了其作为

SAW 材料的性质, Gorla 等人<sup>[9]</sup>测得其有效的电 – 机 耦合系数为6%. Wraback 等人<sup>[11]</sup>利用非极性 ZnO 薄 膜平面内的各向异性,制作了紫外光调制器,获得了 最大 12°的偏振旋转,而比例系数为70.

目前,非极性 ZnO 薄膜大都在蓝宝石 R 面<sup>[9]</sup>和 m 面<sup>[12]</sup>上生长,蓝宝石作为衬底的主要缺点是,它 和 ZnO 晶格失配比较大.γ-LiAlO<sub>2</sub> 因为与 GaN 晶格 失配小,已经被应用于生长非极性的 GaN 薄膜,而 GaN 与 ZnO 之间的晶格常数接近( 失配 < 2% ),因 此,γ-LiAlO<sub>2</sub> 应该可以用于生长 ZnO ,而且 ZnO 薄膜 生长温度要比 GaN 低几百度 ,可以避免 γ-LiAlO<sub>2</sub> 热 不稳定( > 900℃时)的缺点.已报道的非极性 GaN 薄膜是在 γ-LiAlO<sub>2</sub>( 100 )面上生长的<sup>71</sup>,文中利用激 光脉冲沉积( PLD )技术在 γ-LiAlO<sub>2</sub>( 302 )面上生长 a 面(  $11\overline{2}0$  )ZnO 薄膜,并且利用偏振透射谱和偏振拉 曼谱着重研究了薄膜的面内各向异性性质.

#### 2. 实 验

我们采用提拉法<sup>13]</sup>生长了高质量、大尺寸的 γ-LiAlO<sub>2</sub> 晶体,并且切出了(302)面衬底,抛光后用作 ZnO 薄膜生长.用激光脉冲沉积生长薄膜,KrF 准分

† E-mail:zhousm@siom.ac.cn

<sup>\*</sup> 国家自然科学基金(批准号 150676004) 上海市科技项目(批准号 106dz11402)和国家高技术研究发展计划(863) 批准号 2006AA03A101, 2006AA03A103) 资助的课题.

子激光器波长为 248 nm,照射在原料上的能量密度 为5 J/cm<sup>2</sup>,脉冲频率为 5 Hz,靶材的 ZnO 纯度是 99.99%.生长前,先用乙醇超声清洗衬底 15 min,整 个生长时间为 1 h,氧分压维持在 20 Pa,衬底温度为 500℃.用 X 射线衍射(CuKα,D/MAX-2550 衍射仪, Rigaku)来确定薄膜取向,用偏振透射光谱(Lambda-900)和偏振拉曼谱(RENISHAW,氩离子激光,514.5 nm)研究薄膜面内各向异性,采用光致发光谱(激光 共焦显微拉曼光谱仪LABRAM-HR,325 nm)表征其 光学性质.

#### 3. 结果与讨论

XRD 结果显示(图 1) 除了衬底的(302)峰外只 有 ZnO 的(1120)峰,证明薄膜是单一的非极性 (1120)取向.



图 1 在 γ-LiAlO<sub>2</sub>(302)面上生长 ZnO 薄膜的 X 射线 θ—2θ 扫描 图(衬底温度为 500℃)

对于这种非极性的(1120)a 面 ZnO 薄膜,c 轴 在面内,面内光谱性质的各向异性是值得我们关注 的,因此我们首先测量了样品的偏振透射光谱.测量 的时候,首先做偏振扫描,入射光线垂直于样品表 面,随着入射光偏振角度的改变,透射率也发生变 化,所使用的测量光波长为532 nm.这样可以获得 两个相差~90°的两个角度,分别对应透过率的极大 极小值.再在这两个角度测量透过谱,即测量透过率 随波长的变化(波长扫描,如图 2).从图 2 可以看 出,偏振方向的改变不仅造成了透过率的差异,而且 使得吸收边的位置发生了改变,这个可以从 ZnO 能 带结构获得解释.众所周知 ZnO 的价带在晶场和自 旋-轨道耦合的作用下分裂为三条能带,这三条能 带上的空穴可以分别与价带电子组成激子 A,B,C, 它们受激发的条件不同,受晶体对称性的约束<sup>[4,44]</sup>. 若激发光为  $\sigma$  偏振(  $E \perp c$ , $k \perp c$ ,k 表示光传播方向,c 表示 ZnO 极性轴方向,E 表示入射光电场矢量 方向,下同),则 A,B 激子发射较强,C 激子较弱,在  $\pi$  偏振下( E // c, $k \perp c$ ),C 激子较强,A 激子被禁,B激子很弱, $c \alpha$  偏振(  $E \perp c$ ,k // c)下,三种激子都可 以被激发<sup>[4]</sup>.常温下 A,B 激子能量接近,几乎不可 分辨,它们与 C 激子的能量差约为 20 meV<sup>[14,15]</sup>.在 我们的实验中,入射光垂直入射,即光波矢方向 k垂直于 ZnO 的 c 轴(  $k \perp c$ ),偏振方向垂直和平行于 c 轴时,偏振扫描出现极值.在这两个极值处作波长 扫描,透过谱吸收边正好移动了~20 meV,说明偏振 方向改变,激发了不同类的激子,导致吸收边的 改变.



图 2 500℃样品的偏振透射光谱,偏振形式为 $\sigma$ 偏振下( $E \perp c$ ,  $k \perp c$ )和 $\pi$ 偏振(E / / c,  $k \perp C$ )小图表示入射光与c轴成 45°角入射时,偏振面旋转角度与波长的关系)

对于这种非极性 ZnO 薄膜,可以使透过它的光的偏振态发生改变,因此紫外光调制器<sup>111</sup>是它的一 个可能的应用.如果入射光的偏振方向与 *c* 轴成 45° 角,那么出射光的偏振方向会旋转一定角度  $\theta$ , $\theta = \tan^{-1}(\sqrt{T_c/T_{\perp e}}) - 45°(T_c)$ 为入射光偏振方向平行 于 *c* 轴时的透过率, $T_{\perp c}$ 为入射光偏振方向垂直于 *c* 轴时的透过率),与波长有关,最大达 18°(在 3.3128 eV 处),比在蓝宝石上的结果大了近一倍<sup>[11]</sup>,如图 2 中的小图.

在拉曼光谱中,我们同样发现了样品的面内各 向异性.ZnO具有六方结构,属 $C_{6s}^4$ ( $C_{6s}$ mc)空间群, 晶胞式量为2,所有原子都占据 $C_{3v}$ 位.根据群论, ZnO中存在如下几种晶格振动模式<sup>[16]</sup>: $A_1$ 模式,它 在z方向上的振动是拉曼活性的; $E_1$ 模式,它在xy 平面内的振动是拉曼活性的,还有两个非极性的  $E_2$ 模式,是拉曼活性的,分别表征 Zn 原子和 O 原子的 振动;另外还有  $B_1$ 模式,但是非拉曼活性.具有拉 曼活性的模式的拉曼张量如下:

$$A_{1}(z) = \begin{pmatrix} a & 0 & 0 \\ 0 & a & 0 \\ 0 & 0 & b \end{pmatrix},$$
$$E_{1}(x) = \begin{pmatrix} 0 & 0 & c \\ 0 & 0 & 0 \\ c & 0 & 0 \end{pmatrix},$$
$$E_{1}(y) = \begin{pmatrix} 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & c \\ 0 & c & 0 \end{pmatrix},$$
$$E_{2} = \begin{pmatrix} d & d & 0 \\ d & -d & 0 \\ 0 & 0 & 0 \end{pmatrix}.$$

 $E_2$  模式是本文所要研究的,这两个模式的拉曼位移 分别在 437  $cm^{-1}$ 和 101  $cm^{-1}$ 附近.

拉曼实验采取背散射模式,激光偏振方向和检 偏方向一致,测量一次拉曼光谱,然后将样品旋转 90°,再次测量拉曼光谱,结果如图 3.当样品位于 V 位置时 除了衬底的峰外,有 ZnO 薄膜的  $E_2$  模式, 分别在 101 cm<sup>-1</sup> A37 cm<sup>-1</sup>附近;当样品位于 P 位置 时,只有衬底峰, $E_2$  模式强度几乎为 0.利用  $E_2$  模 式的拉曼张量计算,在 X(ZZ)X 几何下,

$$\begin{pmatrix} 0 & 0 & 1 \end{pmatrix} \begin{pmatrix} d & d & 0 \\ d & -d & 0 \\ 0 & 0 & 0 \end{pmatrix} \begin{pmatrix} 0 \\ 0 \\ 1 \end{pmatrix} = 0$$

表明这时候  $E_2$  模式不能被激发 ,而在 X(YY)X 几 何下 ,

$$\begin{pmatrix} 0 & 1 & 0 \end{pmatrix} \begin{pmatrix} d & d & 0 \\ d & -d & 0 \\ 0 & 0 & 0 \end{pmatrix} \begin{pmatrix} 0 \\ 1 \\ 0 \end{pmatrix} = -d \neq 0$$
,

 $E_2$ 模式可被激发.实验和理论符合.用这种方法也可以确定薄膜面内的 c轴取向.这里,我们可以断定样品在 P 位置时,入射光偏振方向平行于 ZnO的 c轴方向.事实上,我们在实际测量的时候,也是首先通过旋转样品,找到一个位置,在这个位置处, $E_2$ 模式的强度为0,由此认为这个时候 ZnO的 c轴与激光偏振方向平行.然后再将样品旋转 90°,再次测量拉曼谱的.

图 4 是 ZnO 薄膜的常温 PL 谱,采用 He-Cd 激光器, 325 nm 激发.可以看出,常温下 ZnO 的 PL 谱有



图 3 (11<sup>2</sup>0)ZnO((302)LAO 的拉曼光谱(*P*,*V* 表示不同的入射 光偏振方向)

两部分组成,其一是 380 nm 附近的带边激子发射 峰<sup>[17]</sup>;其二是峰值在 550 nm 附近的可见光带,通常 认为是氧空位、间隙锌等缺陷造成的.带边峰半峰宽 (FWHM)为~13.5 nm(~115 meV).文献报道的常温 下带边发射峰半峰宽比较好的结果在 100 meV 附 近<sup>[18,19]</sup>,比我们结果略小.带边发射峰强度是可见光 带的 70 倍.



图 4 利用 PLD 方法在 γ-LiAlO<sub>2</sub>(302)面上生长 ZnO 薄膜的光致 发光谱

#### 4. 总 结

我们成功的在 γ-LiAlO<sub>2</sub>(302)面上利用激光脉 冲沉积法生长了非极性的 a 面 ZnO 薄膜,XRD 结果 表明了这一点,PL 谱中带边发射峰半峰宽为 115 meV.我们做了偏振透射光谱实验和偏振拉曼光谱 实验,发现了薄膜在面内的各向异性.在偏振透射光 谱上,我们发现吸收边变化了 20 meV,与 *A*,*B* 激子

# 和 *c* 激子的能量差一致 ,表明薄膜具有较高的质量 ,在偏振拉曼光谱上 ,我们发现偏振方向的改变会

导致 *E*<sub>2</sub> 模式强度的变化 ,与按照晶体拉曼光谱选择定则的分析相一致.

- [1] Xu W Z, Ye Z Z, Zeng Y J, Zhu L P, Zhao B H, Jiang L, Lu J G, He H P, Zhang S B 2006 Appl. Phys. Lett. 88 173506
- [2] Hullavarad S S, Dhar S, Varughese B, Takeuchi I, Venkatesan T, Vispute R D 2005 J. Vac. Sci. Technol. A 23 982
- [3] Mitra A, Thareja R K 2001 J. Appl. Phys. 89 2025
- [4] Ozgur U, Alivov Y I, Liu C, Teke A, Reshchikov M A, Dogan S, Avrutin V, Cho S J, Morkoc H 2005 J. Appl. Phys. 98 041301
- [5] Diebold U, Koplitz L V 2004 Appl. Sur. Sci. 237 336
- [6] Alivov Y I, Ozgur U, Dogan S, Liu C, Moon Y, Gu Y, Avrutin V, Morkoc H 2005 Solid-State Electron. 49 1693
- [7] Waltereit P , Brandt O , Trampert A 2000 Nature 406 865
- [8] Li Z H , Yu T J , Yang Z J , Feng Y C , Zhang G Y , Guo B P , Niu H B 2005 Chinese Physics 14 830
- [9] Gorla C R , Emanetoglu N W , Liang S , Mayo W E , Lu Y , Wraback M , Shen H 1998 J. Appl. Phys. 85 2595
- [10] Wu M S , Atsusni A , Tadashi S , Kawabata A 1987 J. Appl. Phys. 62 2482
- [11] Wraback M, Shen H, Liang S, Gorla C R, Lu Y 1999 Appl.

Phys. Lett. 74 507

- [12] Zuniga P J, Munoz S V, Palacious L E, Colchero J 2006 Appl. Phys. Lett. 88 261912
- [13] Zou J, Zhang L H, Zhou S M, Xu J, Han P, Zhang R 2005 Acta Phys. Sin. 54 4269(in Chinese] 邹 军、张连翰、周圣明、徐 军、韩 平、张 荣 2005 物理学报 54 4269]
- [14] Liang W Y, Yoffe A D 1968 Phys. Rev. Lett. 20 59
- [15] Gorla C R , Emanetoglu N W , Liang S , Mayo W E , Lu Y , Wraback M , Shen H 1999 J. Appl. Phys. 85 2595
- [16] Arguello C A, Rousseau D L, Proto S P S 1969 Phys. Rev. 181 1351
- [17] Yuan Y H, Hou X, Gao H 2006 Acta Phys. Sin. 55 446(in Chinese] 袁艳红、侯 洵、高 恒 2006 物理学报 55 446]
- [18] Zhi Z Z, Liu Y C, Li B S, Zhang X T, Lu Y M, Shen D Z, Fan X W 2003 J. Phys. D Appl. Phys. 36 719
- [19] Kim K K , Song J H , Jung H J , Choi W K , Park S J , Song J H 2000 J. Appl. Phys. 87 3573

### Research on spectral-properties of nonpolar ZnO film on y-LiAlO2\*

Zhou Jian-Hua<sup>1,2,)</sup> Zhou Sheng-Ming<sup>1,)</sup> Huang Tao-Hua<sup>1,2,)</sup> Lin Hui<sup>1,2,)</sup> Li Shu-Zhi<sup>1,)</sup> Zou Jun<sup>1,2,)</sup>

Wang Jun<sup>1</sup>) Han Ping<sup>3</sup>) Zhang Rong<sup>3</sup>)

1) Shanghai Institute of Optics and Fine Mechanics , Chinese Academy of Sicences , Shanghai 201800 , China )

2 J Graduate School of Chinese Academy of Sciences ,Beijing 100049 ,China )

3 J. Physics department of Nanjing University , Nanjing 210093 , China )

(Received 21 December 2006; revised manuscript received 2 April 2007)

#### Abstract

Nonpolar a-plane ZnO film was successfully grown on (302) $\gamma$ -LiAlO<sub>2</sub> substrate by pulsed laser deposition. The temperature of substrate was 500 °C , the film was pure nonpolar a-plane ZnO. The FWHM of the peak of near band emission in the PL spectrum was found to be only 115 meV. Both polarized transmission spectra and polarized Raman spectra revealed the in-plane anisotropy of the nonpolar ZnO film by the shift of absorption edge and the change of intensity of Raman  $E_2$  mode.

**Keywords** : nonpolar ZnO , γ-LiAlO<sub>2</sub> , PLD **PACC** : 6855 , 7280E , 7855D , 8115I

<sup>\*</sup> Project supported by the National Natural Science Foundation of China (Grant No. 60676004), Shanghai Science Program (Grant No. 06dz11402) and the National High Technology Research and Development Program of China (Grant Nos. 2006AA03A101 and 2006AA03A103).