测量单轴晶体光学不均匀性和生长层的 一种简便方法*

黄春福1) 刘思敏1) 张光寅1) 郭 儒1) 汪大云1) 高垣梅1) 陆 猗2) 杨立森3)

¹(南开大学物理学院,天津 300071)

2(天津理工大学自动化系,天津 300071)

3(内蒙古师范大学物理系,呼和浩特 010022)

(2002年8月21日收到 2002年10月14日收到修改稿)

报道一种测量 LiNbO₃: Fe 单轴晶体光学不均匀性及其生长层的简便方法,由 o—e 光点间的距离随入射光束在 晶体中位置的变化可以计算出晶体不同位置的 Δn_e 的变化,而且可以测得晶体的不均匀性并确定出生长层的位置 及其厚度.

关键词:不均匀性,生长层,折射率 PACC:7820D,7820F,4262E

1.引 言

LiNbO₃ 晶体是目前应用很普遍的压电、铁电和 电光晶体.它具有优良的电光和压电特性,它可在高 温下工作,不会退极化,不溶于水,化学性能稳定,声 学传输损耗低,是优良的传声介质和高频换能器材 料.早在1965年,已经生长出它的高质量大单晶材 料,因而它已被广泛应用于制作电光器件,微声器 件,激光倍频器,光参量振荡器,光波导器件等.

LiNbO₃ 晶体是用提拉法从熔体中生长的.相图 中固液同成分点是在 Li₂O 的克分子数为 48.6 处. 而不是在 50 处.经验表明,严格按照理想配比(LiO₂ :Nb₂O₅ \approx 50:50)来配料的熔体生长的晶体质量不 好 因为这样的配比会使提拉晶体过程中液相的含 Nb 量逐渐增加,影响整个晶体物理性能的均匀性. 因此高质量的 LiNbO₃ 单晶一般是由固液同成分点 的熔体拉制出来的.但是目前由于光学信息处理和 倍频及光参量器件对准相位匹配周期性极化晶体的 需要,要求生长理想配比的 LiNbO₃ 晶体的呼声越来 越高.为此,对于这种晶体的光学均匀性必须有正确 而简便的检测方法,才能满足晶体生长和相应器件

制作的要求.

本文报道一种测量单轴晶体光学不均匀性和生 长层的简便方法,来自低功率(约 1mW)的 He-Ne 激 光器的一束平面偏振激光,其偏振方向与单轴晶体 LiNbO₃ 的光轴 c 轴方向成 45°角, 它入射到晶体的 va(或 xz)平面上,在反射或透射方向的远场屏上可 以观察到 。 光与 e 光的两个分离的光点,在生长层 附近还可以观察到 e 光光点分离为两个以上的光 点,这是因为在这种晶体的拉制过程中,组分会随 c轴而变.o光的折射率轻微地依赖于组分,而 e光的 折射率明显地依赖于组分的变化[12] 因而当光束沿 x 或 γ 轴通过晶体时会造成 o 光与 e 光束的分离. 在生长层处,晶体组分剧变,e光会分成多束.这样, 当入射激光光束沿晶体的 x 或 γ 方向以及 z 方向扫 描时,便可以测得晶体中不同位置处反射或透射的 o-e 光点以及 $o-e_1-e_2(-e_3)$ 光点的分离距离.由 o—e 光点间的距离随入射光束在晶体中位置的变 化可以计算出晶体不同位置的光学不均匀性 Δn_a 的变化(Δn_0 的变化可以忽略)油 $e_1 - e_2(-e_3)$ 光点 与。光光点间距随入射光束在晶体中位置的变化可 以确定出生长层的位置,厚度及 Δn_a 的数值.

^{*} 国家自然科学基金(批准号 60078013 和 60278006)资助的课题.



图 1 实验装置及测量原理图

2. 实验原理及结果

实验装置如图 1 所示.在图 1 中 ,*L* 为晶体通光 方向长度 ,♂ 为晶体中 o 光与折射率发生变化的 e 光之间的偏向角 ,∂ 为 o 光与 e 光在空气中的夹角 , *a* 为晶体出射面与屏之间的距离 ,*b* 为屏上 o—e 两 光点的间距.

设入射激光束上下边缘处 A, B两点的折射率 分别为 $n_A = n_e - \Delta n_e$, $n_B = n_e$, 因为 A 点的折射率 低于 B 点的折射率 所以 A 点处光传播速度快于 B 点处,由于入射光的偏振方向与晶体 c 轴成 45° 角, 因而在晶体中的入射光同时存在着 o 光与 e 光两种 成分.因为 o 光与 e 光具有不同的折射率,因而具有 不同的速度,如果晶体是均匀的 $_{0}$ 光与 $_{e}$ 光的波阵 面仍然是平行的,只是波阵面的传播速度不同而已, 因而 a 光与 e 光的透射光点应当是重合的,但是当 晶体不均匀,或出现生长层时,在入射光斑辐照区 内 。光的折射率变化不大 所以波阵面仍然垂直于 入射光的波矢方向:但是由于 e 光的折射率随组分 变化明显,所以在辐照区内各点的 e 光的折射率不 再相等 即 e 光的波阵面相对于 o 光的波阵面会发 生倾斜,故o光与e光出射光点的位置不再重合,如 果在生长层内 .e 光折射率的变化是不连续的 ,则 e 光的透射光点还会分离为两个以上,当 e 光通过晶 体后波阵面发生倾斜时,它与。光波阵面的夹角为 δ' 所以

$$\delta' = tg^{-1} \frac{\Delta n_e \cdot L}{d} , \qquad (1)$$

d 为入射光束直径.折射定律为

$$n_{\rm e} \cdot \sin\delta' = \sin\delta$$
 , (2)

当 δ′ 与 δ 很小时,

$$\sin\delta' \approx \mathrm{tg}\delta'$$
 , $\delta \approx \delta'$ \cdot n_{e} = tg^{-1} $\frac{b}{a}$,

$$\Delta n_{\rm e} = \frac{b \cdot d}{a \cdot L \cdot n_{\rm e}}.$$
 (3)

本实验使用的样品为1*样品:组分为 47.5mol%Li₂(尺寸为14.0mm×15.0mm×15.7mm) 和 2# 样品组分为 48.6mol % Li₂ 0(尺寸为 9.0mm × 18mm×19mm),为同成分 LiNbO3 晶体.我们用干涉 632.8nm),每对平面的平行度小于1′.我们首先以 xz 为入射面进行了测量.1[#] 样品的 o—e 光点分离 距离随入射光点位置(沿 z 方向扫描)的变化曲线如 图 $\chi(a)$ 所示 测得了三个生长层 (图中标为 1.2.3) 其厚度约为 1mm.图 χ b)为由图 χ a)测得的数据通 过(3)式计算得到的 Δn_e 随 z 轴的变化曲线.在生 长层 $(A \subseteq B)$ 和生长层 $(C \subseteq D)$ 附近 测得 o—e 的分离距离随入射光点位置(沿 x 方向扫描)的变 化曲线 如图 3 所示,由图 3 的 4 组曲线和数据可以 看出,对于在同一生长层附近,两次测量结果重复性 较好,表明此变化确实反映了在 x 方向晶体的均匀 性较好,生长层主要出现在z轴方向,对同成分的 2[#]样品 o-e 光点分离距离随入射光点位置(沿 z 方向扫描)的变化曲线如图4所示,可见同成分晶体 的均匀性明显好于 47.5mol% LisO 组分的晶体.但在 图 4 中仍有小于 0.8mm 的分离距离,这是由于晶体 的平行度及不均匀性共同引起的 我们以平行度为 1'计算 o 光与 e 光在屏上的分离距离为 0.25mm 则 还有 0.55mm 的偏离距离是由于晶体的不均匀性引 起的,由(3)式计算由于0.55mm引起的折射率变化



图 2 (a)I[#]样品沿 z 轴方向扫描在屏上测得的 e_1 与 e_2 光点的 间距随 z 轴的变化曲线 (b)I[#]样品沿 z 轴方向扫描由图 χ a 测 得的数据计算得到的 Δn_e 随 z 轴的变化曲线



图 3 1[#] 样品在生长层附近 o—e 光点分离距离沿 x 方向的变化 曲线



图 4 2[#] 样品(沿 z 轴方向扫描)。—e 光点分离距离沿 x 方向的 变化曲线

我们还测量了组分为 $49.5 \text{mol} \% \text{Li}_2 \text{O}$ 的纯 LiNbO_3 晶体 测量结果与 $1^{\text{#}}$ 样品类似.

3. 讨论

当生长层密集时,应考虑入射光斑尺寸由于衍 射在晶体出射面处会增大.如图 5 所示,令 D 为入 射激光光束直径,D′为经过衍射后在出射面处的直 径,S 为生长层间隔,则有

$$D' = D + 2L \frac{1.22\lambda}{nD} , \qquad (4)$$



图 5 当生长层密集时,对入射光斑尺寸的限制

当 $D' \leq 2 \cdot S$ 时 便可以测量 则有

$$S_{\min} = \frac{1}{2}D + L\frac{1.22\lambda}{nD}$$
. (5)

由(5)式可推得 *S* 有最小值 , $S_{min} = 0.1 mm$. 当 *S* < S_{min} 时 ,用上述方法不能测量. 当 *S* ≥ S_{min} 时 ,可由(5) 式求得相应的入射光斑尺寸 *D* ,则出射面处衍射光 斑不会覆盖相邻的生长层 ,因而可以用上述方法 测量.

1532

在本实验条件下,入射激光束直径 d = 1.5mm, L = 15mm, $a = 1 \times 10^4$ mm, 取 b = 16mm(典型值),已 知 $\lambda = 632.8$ nm,LiNbO₃ 晶体的异常光折射率 $n_e = 2.200^{[3]}$.由(3)式求得生长层附近异常光折射率变 化的典型值为

 $\Delta n_{e} = \frac{bd}{aLn_{e}} = \frac{16 \times 1.5}{1 \times 10^{4} \times 15 \times 2.2} \approx 7.27 \times 10^{-5}.$ (6)
若屏上 o-e 两点目测的间距为 1mm 此方法对 Δn_{e}

的测量灵敏度可达 5 × 10⁻⁶.如果采用高灵敏度的 接受器,测量灵敏度还可提高,可见这是一种既简便 又灵敏的方法.

4.结 论

本文报道一种测量单轴晶体光学不均匀性和生长层的简便方法,其对 Δn_e 测量灵敏度可达 5×10^{-6} /mm.

[1] Bergman J G and Smith R G 1968 Appl. Phys. Lett. 12 92

[2] Carrusthers J K et al 1971 J. Appl. Phys. 42 1846

[3] Xu Y H et al 1978 Ferroelectric and Piezoelectric Materials (Beijing :

Science press) p254(in Chinese] 许煜寰等 1978 铁电与压电材 料(北京 科学出版社)第 254页]

A simple method for measuring the non-homogeneneity and growth layers in uniaxial crystals *

Huang Chun-Fu¹) Liu Si-Min¹) Zhang Guang-Yin¹) Guo Ru¹)

Wang Da-Yun¹) Gao Yuan-Mei¹) Lu Yi²) Yang Li-Sen³)

¹⁾(Department of Physics , Nankai University , Tianjin 300071 , China)

²) (Department of Automatic Engineering of Tianjin Institute of Technologe, Tianjin 300191, China)

³ (Department of Physics, Inner Mongolia Normal University, Huhhot 010022, China)

(Received 21 August 2002; revised manuscript received 14 October 2002)

Abstract

A simple method for measuring the optical non-homogeneity and growth layers in the LiNbO₃: Fe crystal is reported. We can compute the change of refractive index Δn_e at different positions in the crystal according to the distance between e—o light-spots, which vary with the change of the position of incident light-spot in crystal. Furthermore we can obtain the non-homogeneity and determine the position and thickness of the growth layers in the crystal.

Keywords: growth layer , non-homogeneity , refractive index change **PACC**: 7820D , 7820F , 4262E

^{*} Project supported by the National Natural Science Foundation of China (Grant Nos. 60078013 and 60278006).