2000年8月

文章编号: 1000-324X(2000)04-0678-07

67 Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃-33PbTiO₃ 单晶 90° 铁电畴光学研究

李东林,王评初,罗豪甦,殷之文 (中国科学院上海硅酸盐研究所,上海 200050)

摘 要:采用偏光显微镜观察了 67Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃-33PbTiO₃ 固溶体铁电单晶在室温时 90°铁电畴结构.铁电畴结构与晶体质量有关,在正交偏光显微镜下光学透明晶体中存在着尺 寸为 2~3mm 的均匀大畴,不同极化方向的大畴重叠形成雾状区,使晶体表现出光学质量宏观 不均匀.在光学质量差的雾状晶体中则存在着 0.1mm 宽的 {110}型带状孪生畴,使晶体形成 表面浮凸,带状畴内还存在着 90°亚畴.并对这些畴的形成作了讨论. 关 键 词:Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃ 基单晶;弛豫铁电体,铁电畴;孪生;马氏体转变

中图分类号: O 723 文献标识码: A

1 引言

 $(1-x)Pb(B'_{1/3}Nb_{2/3})O_3 - x PbTiO_3(B'=Mg、Zn) 固溶体弛豫铁电单晶在 < 001 > 方向$ 具有优异的压电性能^[1~6],有望用于新一代压电器件.对于不同的应用目的,弛豫铁电单晶应具有不同的性能,铁电单晶的性能与铁电畴结构密切相关,控制畴结构可以有效地剪裁铁电单晶的性能,以满足不同的应用.铁电体中不同的畴沿自发极化方向有不同的光学和腐蚀性能,铁电体的畴结构可借助于偏光显微镜,SEM、TEM等工具来观察.按照观察方向与畴的极化方向的关系,畴可分为 a 畴和 c 畴,观察方向与极化方向一致的畴为 c畴,观察方向与极化方向垂直的畴为 a 畴,晶体中可能存在的畴界可分为:(i)90°a-a 畴界;(ii)90°a-c 畴界;(iii)180°a-a 畴界;(iv)180°c-c 畴界;其中(i)、(ii)两种畴界在偏光显微镜下可以观察到,而(iii)、(iv)则不易观察到.

(1-x)Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃-xPbTiO₃ (PMNT) 铁电体从高温原型相转变为铁电相时,立 方对称性消失,转变为非立方铁电相,发生结构相变时产生复杂的畴结构,许多研究者采用 TEM 作研究 PMNT 陶瓷的铁电畴结构^[7,8], TEM 方法可以从微米和纳米尺度上给出畴的 结构信息,但对宏观结构含糊不清,目前这方面的报道还不多,优质 PMNT 单晶的生长使 研究宏观光学畴成为可能.本文采用偏光显微镜研究 67Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃-33PbTiO₃ 固溶 体单晶在室温下的宏观畴结构,并根据马氏体转变原理讨论了铁电畴的形成,试图把马氏 体转变原理与铁电畴联系起来.

2 实验

采用改进的 Brigdman 法^[4] 制备 PMNT 单晶,将单晶定向切割成立方 (001), (110) 和

收稿日期: 1999-08-20, 收到修改稿日期: 1999-11-05

基金项目: 国家自然科学基金重大项目 (59995520); 上海硅酸盐研究所所长基金, 上海市科委博士后资助项目 作者简介: 李东林 (1962-), 男, 博士后. (111) 三种取向的晶片,先用 Al₂O₃ 粉粗磨,再用 1.5μm 的金刚砂仔细抛光成 0.1~0.3mm 厚的样品,所有样品经 500°C/30h 退火,炉冷到室温,以消除机械加工带来的影响.

利用理学 Rigaku-D/max X 射线衍射仪进行物相分析,采用正交偏光显微镜观察畴结构,偏光显微镜的放大倍数可达 400 倍,样品位于上下偏光器之间,入射光经下偏振器透射穿过样品,再经上偏振器进入目镜,实验时可以取掉下偏光,在这里称之为单偏光.

3 结果与讨论

67PMN-33PT 单晶抛光后,按照光学质量分为两类,一类是透明晶体,另一类是透明性差的雾状晶体,这两类晶体具有不同的畴结构.雾状晶体的电学性能与透明晶体不同,Harada 等^[9]报道,透明区的介电性能显著优于半透明区.透明晶体切割和抛光后,经450°C/20h 热处理后也存在着一些光学透明区和半透明区不均匀区,不均匀区在单偏光和实体显微镜下清晰显现.粉末 XRD 分析表明钙钛矿相是本工作所用 PMNT 晶体的唯一晶相.

3.1 透明晶体中的大畴

在正交偏光下,光学透明均匀区一般是 2~3mm 的若干均匀一致的消光区,有显著的消 光位和透光位,可以确认为大畴,无论是赝立方 {001}、 {110}或 {111} 切面的晶片中,这 些大畴均为 a 畴,还未发现有 c 畴存在, a-a 畴界分明.但是透明晶体中总有少量的光 学不均匀区,将透明区分割为若干块,图 1 是典型的正交偏光显微照片,A 区为一尺寸为 2~3mm 的大畴,B 区为另一均匀大畴,而C 区则为不均匀区,在单偏光和实体显微镜下清 断可辨,各区之间的消光位差为 10~20°.室温下这些不均匀区无宏观干涉条纹,但加热到 ~50°C 后这些区域则显示明显的干涉条纹,表明这些区域可能为宏观畸变区,存在着应力 集中,这意味着这些区域可能是不同取向的大畴交叠区.

在所用偏光显微镜的分辩率下,均匀 透明区总是均匀一致消光,可以认为是一 大畴,但仔细地观察,大畴中总是存在着一 些密度很大的同一取向的细条纹.这些细 条纹只有在正交偏光下显现,表明它们是 90° 畴.

3.2 雾状晶体中的带状畴

在雾状晶体中存在着带状 90° 畴,而 均匀透明区还没有发现有这种畴.90° 孪 生带状畴一般在 (001)、(111)面中出现, 90° 孪生带状畴的孪生面 (界)取向与 (110) 面平行.对于一块 {001}切面的立方体,有 时可用肉眼直接观测到带状畴.如图 2(a) 所示.带状畴是在相变过程中形成的,存在 于许多铁电晶体 ^[10~15]及具有马氏体转变



图 1 正交偏光下 (001) 晶片 90°大畴, 图中 A、B为透明区, C为雾状重叠区 Fig. 1 Large 90° domains under crossed polarized light microscope showing transparent region at A and B and translucent overlapping region at C on (001) plate

的金属^[16,17]中.光学不均匀的 PMNT 晶体中存在着~0.1mm 宽的带状畴,这种带状畴有 两类,一是相邻的明暗带状畴的消光位夹角较小,为10~20°(见图 3),在单偏光下畴界不显 现,表明畴壁处的畸变较小;另一种带状畴的消光位夹角为90°,为典型的90°畴,(见图 4),这种畴界在单偏光和实体显微镜下清晰可见,可以认为是典型的孪生切变畴,这种畴常常在 BaTiO₃ 陶瓷中出现,人们^[18,19]相信 BaTiO₃ 陶瓷中这种畴的形成是由于晶粒受到 其它晶粒的夹持作用具有很大的内应力,孪生切变可以释放这种内应力.这种畴是具有马 氏体转变的金属和非金属固体所共有的,是在固态结构相变中形成的.在(001)切片上,畴 界沿 < 110 > 晶向,其可能的畴壁为 {110} 面,如图 2(a) 所示.



图 2 雾状晶体中孪生带状畴示意图

Fig. 2 Illustration of 90° twin domain in translucent crystal

(a) Banded twin domains observed by bare human eyes in cube with (001) plate; (b) Surface relief caused by (110) twin domains



图 3 (001) 切片中消光位夹角较小 (10°~20°) 的 90°带状畴

Fig. 3 90° banded domain with small angle between extinction positions on (001) plate 在高倍数的显微照片中,带状畴内还 存在着亚畴,显微镜的偏振片旋转到一定 角度时带状畴中的亚畴才显现,即亚畴的 双折射率随偏光方向的改变发生变化,这意 味着亚畴界可能为90°a-a畴界,亚畴界在 同一组(消光位一致)孪生带内取向一致, 孪生界两侧的亚畴界几乎为镜面对称,这 种结构在 BaTiO3 单晶中存在,被认为是应 力作用下的 180° 畴璧^[10],67PMN-33PT 单 晶的亚畴的形成比 BaTiO3 中的 180° 畴复 杂,因为 BaTiO3 经 120°C 的顺电-铁电相 变后,由立方相变为四方相,其室温结构为 四方结构,而 67PMN-33PT 固溶体位于多 形相界处,从高温冷却时在 150°C 处由立 方结构变为四方结构后,又在 50~80° 时发

15 卷

生四方 - 三方相变, 其室温 (~25°C) 结构可能为三方或三方 - 四方共存结构, 亚畴的形成可能与三方 - 四方相变有关.

带状畴往往形成几套互成一定角度的明暗交替的平行带,这些平行带既有 90° 取向,也 有 60° 取向.图 5 是正交偏光下互成角度的典型带状畴,有两套互成一定角度的 a-a 畴带 (A 和 B),两套畴分别互成 60°(或 120°)(图 5(a))和 90°(图 5(b)),是典型的孪生畴.这两套 畸的畴界不是直线,不清晰,与金属中马氏体组织非常相似.这种孪生结构形成表面浮凸, 即晶体表面形成交替排列的峰谷,在实体显微镜和肉眼下就可看到,图 2(b)为其示意图.

表面浮凸可以很容易地从切割样品中看到,即使在样品表面镀上一层薄电极,仍能清

断地看到带状畴,即表面浮凸.这种表面浮凸显示出明显的晶体学特征,观察表面浮凸的条件可以从改变样品的方向得到,事实上,当样品在Tc以上热处理,原有的表面浮凸消失, 取而代之的是另一套新的表面浮凸.表面浮凸现象是金属中具有马氏体转变特点的共有现



图 4 (111) 切片中消光位夹角为 90° 的带状畴

Fig. 4 Banded domains with 90° of angle between extinction position on (111) plate

(a) Crossed polarizing light microscopy; (b) Polarize light micrography; (c) 90° subdomain in banded domains

象,无机晶体中的表面浮凸将影响晶体的光学质量、力学性能及电性能。在 (001) 切片中, 表面浮凸的迹线常常平行于赝立方 < 001 > 方向,它们通常为直线,表明这些迹线就是孪 生界.



图 5 单晶中两套相邻孪生时

Fig. 5 Two sets of twins in PMNT crystal

(a) Twins with 90° orientation on (001) plate; (b) Twins with 60° orientation on (111) plate

PMNT 晶体中的表面浮凸与铁电相变过程中的孪生切变密切相关. 67PMN-33PT 单晶 从原型立方相冷却到~150°C 时发生顺电-铁电相变,由立方相转变为四方相;当晶体冷 却到~60°C 时,发生铁电-铁电相变,由四方相转变为三方相^[6],两种相变都可能产生孪 生,但具体与哪种相变有关,可以从相变原理和原位光学显微镜观察才能确定.

无论是高温顺电-铁电相变还是低温铁电-铁电相变,从相变的无扩散性及离子协同切 变的特点来看应属于马氏体型相变^[20].对于具有马氏体型相变特点的铁电晶体,在固态相 变过程中畴的形成与两种因素有关,一是由于自发极化存在而产生压电和电致伸缩效应, 使晶体同时发生自发应变形成铁电畴;另一种是由于相变过程中在界面上形成应力使晶格 畸变产生孪生结构,这种畸变可以释放相界上的应力集中,属于相变孪生.相变孪生受晶 体结构及力学特点支配,与金属中的马氏体转变类似,带状畴很容易根据马氏体相变原理 理解,马氏体相变与孪生切变方式有关,孪生面和孪生方向取由晶体结构决定.



图 6 ABO3 钙钛矿结构 Fig. 6 Structure of ABO3 perovskite

钙钛矿 ABO₃ 结构可看成阳离子组成 的体心立方结构,如图 6 所示,氧阴离子位 于面心位置,由于阴离子与阳离子形成阴离 子配位体,可以将点阵简化为阴离子配位体 组成的体心立方结构,即阳离子为体心立方 结构,与金属晶体不同的是,各阴离子集团 间的化学键结合是离子键,阳离子的位移受 到阴离子的制约.按照金属学原理^[21],体 心立方结构的孪生系为 {110}× < 001 > 或 {110}× < 111 >. 按照铁电相变原理^[22],当 发生四方相变时 B 位阳离子沿阴离子八面 体的四重轴微小位移 (见图 6),即沿 < 001 > 晶轴方向微小位移,根据马氏体转变原理, 马氏体转变以滑移或孪生切变方式进行在

铁电相变中,由于面心位置上的氧阴离子为阳离子所共用,以离子键相键合,很难发生宏观上的滑移,马氏体转变将以孪生切变的方式进行,滑移系成为孪生系; {110}× < 001 > 孪生系易启动,其孪生方向和孪生面应为 < 001 > 和 {110},即孪生系为 {110}× < 001 >, 由于其等效方向孪生的迹线是在 (001) 面上互相垂直的几套孪生带,而在 (111) 面上的迹线 则互相成 60°或 120°,使 {111} 切面上常常出现孪生畸形成的等边三角形.若为三方畸变, 即转变为三方相,原型相中的 B 位阳离子沿氧八面体的三重轴微小位移, {110}× < 111 > 孪生系优先启动,在赝立方 (001) 面上,孪生迹线为正交,在 (110) 面上,其等效方向的孪生 迹线相交为 71°或 109°,在 {111} 面上为 60°.这种孪生畴是一种结构畴,是由于相变时的弹 性应变形成的,在畴壁处存在着应力集中,因而是晶体的解理面,晶体往往沿孪生面断裂.

不均匀晶体中,可能由于化学组份不均匀或偏析形成非铁电相,使相变界面钉扎产生 应力集中,原有的马氏体生长停止,而使体系处于高能状态,新的孪生切变畴可使应力能 降低,随着反应的进行不断地产生新马氏体组织(铁电相),使相界不断地向母相推移,形 成了宏观孪生 90° 畴,可使由于界面受阻而产生的应力得到释放.很明显,0.1mm的带状 畴应该是顺电-铁电相变过程中产生的,90° 亚畴与哪种相变有关,需原位高温光学显微 镜观察才能确定.不均匀区的化学组份有待进一步的研究.均匀透明晶体中,由于晶体相 变前沿的应变能较低,不需要反复形成孪生马氏体就容易长大,产生宏观孪生的可能性较 小,相变结束后形成宏观上的大畴,但是不同取向的大畴生长时相遇可能产生重迭.

3.3 透明晶体中的重迭畴界

在偏光显微镜下,透明晶体被许多不均匀区分为若干消光位不同的区域(见图1),这 些区域不规则,在单偏光或实体显微镜下也可以看到.这种区域很大,可能是这些小带状 畴的重迭区,这些区域可能与三方-四方相变有关,它们可能不是一种畴界,而是不同区 之间的过渡区,或是不同取向的畴生长时相遇后形成复杂交错的区域,它们可能是密度非常大的不同取向的细 90°带状畴交错的区域,这些区域阻挡畴的生长,并可能产生应变.这种 90°畴可能为复杂的各种取向的小孪生畴交织在一起,产生应力场,并且产生畸变,对可见光产生散射,因而透明性差.形成这种畴的可能原因有两种,一是化学组份发生宏观偏析而产生的其它相,这种不均匀可以用 XRD 及化学分析方法检测,在本实验中,没有检测出其它相;二是不同取向的畴生长相遇使畴生长受阻而产生的高应变,形成互相交错的小90°孪生畴,这也与化学组份的微观偏析或晶体缺陷有关.

4 结论

67Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃-33PbTiO₃ 单晶具有复杂的畴结构,光学均匀透明晶体中存在着均 匀一致的 2~3mm 的大畴,光学质量差的不均匀雾状晶体中则存在着带状 90° 孪生畴,带状 畴区内存在着 90° 亚畴.这些孪生畴在抛光样品表面现显出明显的浮凸,是马氏体相变的 特征,应用马氏体孪生切变方式可以解释带状畴.均匀区与不均区畴结构的差别可能来源 于晶体生长过程中化学成份偏析和生长缺陷,未来工作对微区化学成份分析是必要的.

参考文献:

- [1] Kuwata J, Uchino K, Nomura S. Ferroelectrics, 1981, 37: 579-582.
- [2] Kuwata J, Uchino K, Nomura S. Jpn. J. Appl. Phys., 1982, 21: 1298-1302.
- [3] Park S E, Shrout T R. J. Appl. Phys., 1997, 82: 1804-1811.
- [4] Yin Zhi-wen, Luo Hao-su, Wang Pin-chu, et al. AFM-2, Singapore, December 1998 (to be published)
- [5] 王评初,罗豪甦,李东林,等."迈向 21 世纪智能材料与器件研讨会",香港, 1999 年 5 月.
- [6] Wang Ping-chu, Luo Hao-su, Li Dong-lin, et al. Ferroelectrics (accepted).
- [7] Hilton A D, Randall C A, Barber D J, et al. Ferroelectrics, 1989, 93: 379-386.
- [8] Xu Z, Kim M C, Li J F, Philosophical Magazine A, 1996, 74: 395-406.
- [9] Harada K, Shimanuki S, Kohayashi T, et al. J. Am. Ceram. Soc., 1998, 81: 2785-2788.
- [10] Merz W J. Phys. Rev., 1954, 95: 690-698.
- [11] Cook W R. J. Am. Ceram. Soc., 1956 39: 17-19.
- [12] Chou C C, Chen C S, Tseng D Y. Mater. Chem. Phys., 1996, 45: 103-107.
- [13] Hatano J, Bihan R L. Ferroelectrics, 1990, 111: 223-231.
- [14] Ivanova T I, Klyushkin L N, Rudyak V M. Ferroelectrics, 1989, 98: 59-67.
- [15] Balshakova N N, Nekrasova G M, Rudyak V M. Ferroelectrics, 1989, 97: 227-231.
- [16] Nishida M, Ohgi H, Itai I, et al. Acta Metall. Mater., 1995, 43: 1219-1227.
- [17] Khachaturyan A G, Shapiro S M, Semenovskaya S. Phys. Rev., 1991, 43: 10832-10843.
- [18] Devies R C, Burke J E. J. Am. Ceram. Soc., 1956, 40: 200-206.
- [19] Arlt G. J. Mater. Sci., 1990, 25: 2655-2666.
- [20] 冯 端,等.金属物理学(第二卷相变).北京:科学出版社, 1998.19-25.
- [21] 胡德林·金属学及热处理·西安·西北工业大学出版社, 1995. 185.
- [22] 钟维烈·铁电体物理学·北京:科学出版社, 1996. 22-27.

Optical Micoscope Study of 90° Ferroelectric Domain in 67 $Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3}) O_3$ -33PbTiO₃ Solid Solution Single Crystal

LI Dong-Lin, WANG Ping-Chu, LUO Hao-Su, YIN Zhi-Wen (Shanghai Institute of Ceramics, Chinese Academy of Sciences, Shanghai 200050, China)

Abstract: 90° Ferroelectric domains in 67 Pb($Mg_{1/3}Nb_{2/3}$) O₃-33PbTiO₃ single crystal were observed at room temperature by using crossed polarized light microscope(PLM). Ferroelectric domain structures depend on the quality of single crystals. Large homogeneous domains of 2~3mm exist in optical transparent single crystals. Large domains with different polarization orientation overlap to form opaque regions. {110} type 90° banded a - a domain with 90° sub-domain can be observed in translucent crystals. The dimension of banded twin is about 0.1mm. As a result, surface relief appears on translucent crystal surface. The mechanism of forming these domains was discussed.

Key words $Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})$ O₃-based crystal; relaxor ferroelectrics; ferroelectric domain; twin; marstensitic transition