非化学计量配比 La_{0.67}Sr_{0.33-x}□_xMnO₃的结构 和输运性质的研究*

徐跟建¹) 谭伟石^{1);} 曹 辉¹) 邓开明¹) 吴小山²)

1) 南京理工大学软化学与功能材料教育部重点实验室,南京理工大学理学院应用物理系,南京 210094)
 2) 南京大学固体微结构物理国家重点实验室,南京大学物理系,南京 210093)
 (2008 年 1 月 27 日收到 2008 年 7 月 1 日收到修改稿)

利用固相反应法制备了非化学计量配比的类钙钛矿锰氧化物 $La_{0.67} Sr_{0.33-x} \Box_x MnO_3(0 < x \le 0.33)$,研究了 A 位 空位对材料的晶体结构和输运性质的影响.对粉末 X 射线衍射谱的 Rietveld 全谱拟合表明样品均为单相,在 x = 0 到 x = 0.33 空位浓度范围内晶体对称性没有发生变化 均具有三方对称性,空间群为 R $\overline{3}c$.晶体结构参数随空位浓 度 x 发生了明显变化,可能是由空位在 A 位和 Mn 位不确定的占有比例所致. Mn—O—Mn 键角随 x 增加而发生变 化 表明 MnO₆ 八面体在原有静态畸变的基础上发生了进一步的畸变.对样品电输运特性的分析表明 :在 x < 0.25 的范围内 样品随着温度的升高发生金属—绝缘体转变,外加磁场降低了样品的电阻率,同时使居里温度向高温区 移动,而当 0.25 \le x \le 0.33 时,在室温到 95 K 的温度范围内均未发现样品的金属—绝缘体转变,但是外加磁场仍然 降低了样品的电阻率.

关键词:非化学计量配比锰氧化物, Rietveld 全谱拟合,结构分析, 输运性质 PACC:6110M, 7220M, 7530V

1.引 言

具有庞磁电阻效应的类钙钛矿结构锰氧化物材 料蕴涵丰富的物理内容,在自旋电子学领域有广阔 的应用前景,是近年来凝聚态物理和材料科学领域 的热点研究问题.人们通过改变材料的成分和制备 工艺利用各种实验技术和理论方法对类钙钛矿锰 氧化物块体材料(包括单晶)和薄膜材料的结构、磁 有序和电磁输运性能进行了较为系统的研究^[1-3], 同时,基于庞磁电阻锰氧化物材料的电子学原理器 件表现出优良的特性^[4-7],为人们展现出良好的应 用前景.但是,关于类钙钛矿锰氧化物这类电子强关 联体系的电磁性质到目前为止还没有一个令人信服 的圆满解释,而且这些研究工作大多集中于化学计 量配比(stoichiometry)的情形,即保持 A 位和 Mn 位 的原子摩尔比为 1:1 的 AMnO₃ 结构,而针对非化学 计量配比(non-stoichiometry) 运氧化物的研究并不多 见 这是庞磁电阻材料领域中正在引起人们关注和 兴趣的研究方向^[89].

在非化学计量配比的类钙钛矿锰氧化物中,A 位原子、锰原子和氧原子之间不匹配的摩尔比会在 晶格中引入格点空位和间隙原子,从而引起晶格的 局部畸变.A 位离子尺寸的失配效应将与格点空位、 间隙原子共同影响材料的晶体结构,并进而影响材 料的电磁输运等物理性质.最近的研究结果^[10]表 明,La_{0.54}Ca_{0.32}MnO_{3-∂}块体材料的铁磁转变温度 T_c = 300 K,磁熵变高达- $\Delta S_M \approx 5.5$ J/kg·K,是比化学计量 配比的 La_{1-x}Ca_xMnO₃ 系列材料更适宜应用于磁致 冷领域的优选工质.Chen 等人^[11]的研究表明,La_{0.7} MnO_{3-∂}薄膜的铁磁转变温度 T_c = 315 K,在 2 kOe (1 Oe = 79.5775 A/m)的外磁场中具有较大的低场磁 电阻 MR = 13%,说明制备非化学计量配比的类钙钛 矿锰氧化物可能是提高这类材料的低场磁电阻的一 个有效途径.

化学计量配比的 La_{0 67} Sr_{0 33} MnO₃ 是最具有实用

^{*} 江苏省自然科学基金(批准号: BK2006204)和南京理工大学青年学者基金(批准号: Njust200403)资助的课题.

[†] 通讯联系人. E-mail tanweishi@mail.njust.edu.cn

化前景的一种庞磁电阻锰氧化物材料,其居里温度 超过室温.高温高压作用可以使 $La_{0.67} Sr_{0.33} MnO_3$ 发 生从菱方相到立方相的结构相变,这种结构相变源 于 Mn—O 键长和 Mn—O—Mn 键角的改变^[12].本文 利用标准固相反应法制备非化学计量配比锰氧化物 $La_{0.67} Sr_{0.33-x} \Box_x MnO_3(0 < x \le 0.33),通过对粉末 X$ 射线衍射谱的 Rietveld 全谱拟合表征材料的晶体微结构,研究了材料的微结构和输运性质的关系.

2. 实 验

实验样品采用标准的固相反应方法制备而成. 以高纯度的 La_2O_3 SrCO₃ 和 MnO₂ 为原料粉末,按名 义成分 $La_{0.67}$ Sr_{0.33-x} □_x MnO₃(x = 0 0.05 0.1 0.15, 0.2 0.25 0.3 0.33)计算原料粉末的用量,准确称量 后进行多次研磨和预烧,然后在 20 MPa 的压力下压 成圆片,在 1300℃高温烧结制成样品.

样品的粉末 X 射线衍射数据在 Rigaku Dmax-rB 12 KW 转靶 X 射线衍射仪上收集.实验参数是 Cu-Kα₁ 辐射源,波长 1.54056 Å;管电压为 40 kV,电流 为 80 mA;发散狭缝 DS = 1°,防散射狭缝 AS = 1°,接 收狭缝 RS = 0.15 mm,衍射强度以 NaI 闪烁计数器记 录,采用 $\theta/2\theta$ 步进扫描,步进宽度 $\Delta 2\theta$ = 0.02°,步进 时间 1 s.

样品电阻率-温度关系的测量在物性测量仪 (physical properties measurement system, PPMS)上采用 四探针法完成,温度测量的范围是 10—400 K,外加 磁场方向垂直于样品中电流的方向,磁场大小分别 是0T,3T,6T和9T.

3. 结果与讨论

图 1 所示为 $L_{a_{0.67}} Sr_{0.33-x} \square_x MnO_3$ (x = 0, 0.05, 0.1 0.15 0.2 0.25 0.3 0.33)多晶粉末样品的室温 X 射线粉末衍射谱.在实验精度范围内,没有出现其 他杂相,随着空位浓度 x 的变化,衍射峰的位置没 有明显偏移.采用 Rietveld 方法对样品进行结构精 修,以获取随着引入空位浓度的不同,样品微结构参 数的变化情况.所有样品的 X 射线粉末衍射谱都可 以用空间群 $R \ 3c$ 进行 Rietveld 全谱拟合,峰形函数 选用 Pseudo-Voigt 函数.图 2 为 $La_{0.67} Sr_{0.33-x} \square_x MnO_3$ (x = 0.05)的室温 X 射线衍射谱和 Rietveld 拟合结 果,对 Rietveld 拟合结果的分析表明样品都具有三 方结构,样品结晶良好,其成相质量较高.拟合得到 的部分微结构参数如表1所示.



图 1 多晶粉末样品 La_{0.67} Sr_{0.33-x} □_x MnO₃ 的 X 射线衍射谱



图 2 多晶粉末样品 La_{0.67} Sr_{0.28} □_{0.65} MnO₃ 的测量谱、计算谱和 二者之间的差谱(测量谱用 + 字表示,计算谱为连续线,短的垂 直线为 Bragg 峰的位置,测量谱和计算谱之间的差谱在拟合曲线 的下方标出)

理想的钙钛矿结构为立方晶系,氧八面体中各 个方向上的 Mn—O 键长相同,而且相邻氧八面体的 方向一样,不发生扭转,因而 Mn—O—Mn 键角为 180°.在混合价锰氧化物中普遍存在晶格畸变,MnO₆ 八面体倾斜或转动,会使 Mn—O—Mn 的键角小于 180°.引入掺杂离子和空位后,正交晶系中晶格发生 畸变,样品偏离理想的立方钙钛矿结构,导致氧八面 体中三个方向的 Mn—O 键长各不相同,Mn—O—Mn 键角和 O—Mn—O 键角也偏离理想的 180°和 90°.拟 合结果表明,伴随着空位浓度 *x* 的变化,氧原子的 位置发生了明显变化,MnO₆ 八面体在原有静态畸变 的基础上发生了进一步的畸变,导致晶格参数和晶 胞体积发生了显著变化,如图 3 所示,在空位浓度 x 的所有取值范围内,晶格参数 a,b 和 c 随 x 的增大 出现振荡起伏的变化,没有单调的变化规律,这可能 是因为随着 x 的增大,空位不一定只是掺杂在 A 位,还有可能掺杂到其他的位置,具体原因有待于进一步的实验研究.

表 1 La_{0.67} Sr_{0.33-x} 二_x MnO₃ 室温 X 射线衍射谱的 Rietveld 精修结果 *

x	0	0.05	0.1	0.15	0.2	0.25	0.3	0.33
a/Å	5.4999(1)	5.5225(1)	5.5151(1)	5.5062(1)	5.5342(1)	5.5291(1)	5.5297(2)	5.5278(1)
b/Å	5.4999(1)	5.5225(1)	5.5151(1)	5.5062(1)	5.5342(1)	5.5291(1)	5.5297(2)	5.5278(1)
$c/{ m \AA}$	13.3532(2)	13.3611(2)	13.3612(2)	13.3552(2)	13.3665(2)	13.3615(3)	13.3601(3)	13.3554(3)
$V/Å^3$	349.816	352.896	351.963	350.671	354.543	353.759	353.797	353.431
<i>x</i> ₀	0.5188(10)	0.5505(13)	0.5219(23)	0.5234(12)	0.5310(5)	0.5329(26)	0.4583(17)	0.5529(23)
Mn—O/Å	1.9415(28)	1.9645(10)	1.9466(8)	1.9447(5)	1.9553(23)	1.9546(13)	1.9598(11)	1.9674(19)
O—Mn—O	89.582(8)	88.961(28)	89.472(23)	89.501(13)	89.24(7)	89.24(4)	89.088(31)	88.86(5)
O—Mn—O	90.418(8)	91.039(28)	90.528(23)	90.499(13)	90.76(7)	90.76(4)	90.912(31)	91.14(5)
Mn—O—Mn	173.91(3)	163.7(4)	165.1(10)	172.4(4)	169.9(15)	169.3(8)	164.4(5)	162.9(7)

* 拟合所用空间群为 R 3 с, La 和 Sr 占据 6 a 晶位(0 0 0.25), Mn 占据 6 b 晶位(0 0 0), O 占据 18 e 晶位(х 0 0.25). x₀ 代表氧原子的分数坐标, Mn—O 代表锰氧八面体中 Mn—O 键长, Mn—O—Mn 和 O—Mn—O 分别表示锰氧八面体在 с 轴方向和 a-b 平面内的键角.



图 3 $La_{0.67}Sr_{0.33-x} \square_x MnO_3$ 的晶格参数 a ,b ,c 和晶胞体积与空 位浓度 x 之间的关系

从拟合结果还可以看出,在 x = 0和 x = 0.33时,Mn—O—Mn 键角分为 173.9°和 162.9°,表明随 着 x 的增大,晶格畸变程度加大,这是因为 A 位原 子、锰原子和氧原子之间不匹配的摩尔比会在晶格 中引入格点空位(包括阳离子空位和阴离子空位)和 间隙原子,从而引起晶格的局部畸变.我们知道, e_g 能带的单电子带宽 W 与 Mn—O—Mn 键角 β 和 Mn—O 键长的关系可以由紧束缚近似得到^[1]: $W \propto$ cos(($\pi - \beta$)/2)/ $d_{Mn=0}^{3.5}$,式中 $d_{Mn=0}$ 是 Mn—O 键长.根 据这个公式,Mn—O—Mn 键角的增加与减小,对应 着单电子带宽的增加与减小.这种改变必然是由 LSMO 中的 La/St(A 位)的阳离子无序导致的.单电 子带宽的变化对材料的电磁输运特性产生明显的 影响.

样品的电输运测量结果表明 ,当 A 位的名义空 位浓度 $x \leq 0.2$ 时 样品存在金属—绝缘体转变.这 种金属 — 绝缘体转变是与材料的铁磁 — 顺磁转变 关联在一起的.金属 — 绝缘体转变温度 T_{M} 与 A 位 的名义空位浓度 x 有关 随着名义空位浓度的增加, T_M 降低, 如图 4(a)所示.因为 Sr 空位浓度的增加导 致了 Mn⁴⁺ 离子含量的增加 而在 Mn³⁺ 和 Mn⁴⁺ 的浓 度比为 2:1 时双交换耦合作用最为强烈 任何偏离 都会导致双交换作用的减弱 这是金属 — 绝缘体转 变温度 T_m 随 Sr 空位浓度的增加而下降的一个原 因 但是仅用双交换机制还不能够完全解释这种现 象, A 位平均离子半径 r_A 也起着很重要的作用. 研 究表明,金属— 绝缘体转变温度 T_M 与 A 位阳离子 的平均半径 r₄ 密切相关 ,而居里温度没有简单地 随着 r_A 的增大而减小^[13,14],因此类钙钛矿锰氧化 物的电磁输运性质不仅与 r_A 有关,还与 A 位的无 序度有关 而 A 位的无序度用 A 位阳离子半径方差 σ^2 来表示^[15] 表达式为 $\sigma^2 = \sum y_i r_i^2 - r_A^2$ 其中 y_i 是各组分的浓度,在 A 位掺入空位减小了 A 位平均 离子半径 r_{A} 增加了 A 位的无序度 A 位的空位掺 杂导致的无序增强了对传导电子的散射,事实上空 位起到了限制载流子运动的作用,因而导致 T_M 随 Sr空位浓度的增加而下降,在低温铁磁金属区,随着 温度的下降,电阻率并没有降到很低,比如对于x =0.1和x = 0.2样品的情况 这有可能是因为在晶粒

间界存在绝缘势垒,这些绝缘势垒限制了电阻率的 降低.当A位的名义空位浓度 $x \ge 0.25$ 时,样品均表 现出绝缘体的输运行为,样品的电阻率随着温度的 降低而增加,在某一温度附近,电阻率随温度的降低 而迅速增大,如图4(b)所示,这主要是由于掺杂浓 度的改变和A位平均离子半径的变化,导致了 Mn^{3+} 和 Mn^{4+} 的数量变化以及 MnO_6 八面体的畸变(主要 是Mn-O-Mn键角的变化),从而改变了能隙宽度 和能带填充情况.



图 4 $La_{0.67}Sr_{0.33-x} \square_x MnO_3$ 样品 (a) $x \le 0.2$ (b) $x \ge 0.25$ 时的零磁场电阻率随温度的变化曲线

外加磁场降低了样品的电阻率.当 A 位的名义 空位浓度 $x \leq 0.2$ 时,外加磁场使样品在 $T_{\rm MI}$ 附近电 阻率的降低尤为显著,从而使样品表现出庞磁电阻 效应.从图 5(a)所示 $La_{0.67}$ Sr_{0.13} $\Box_{0.2}$ MnO₃ 在不同的 外磁场下电阻率随温度的变化曲线可以看出,外加 磁场使 $T_{\rm MI}$ 向高温区偏移,同时,金属—绝缘体转变 区域变宽.在电阻率-温度曲线上在 $T_{\rm MI}$ 的低温侧出 现了第二峰.李宝河等人^[16]利用 Cr 和 Fe 对化学计 量 $La_{0.7}$ Sr_{0.3} MnO₃ 体系的 Mn 位进行部分替代,在电 阻-温度曲线上也观察到类似的双峰现象,并且认为 在 $T_{\rm MI}$ 的低温侧出现的第二峰不是由铁磁转变直接



图 5 $La_{0.67}Sr_{0.33-x} \square_x MnO_3$ 样品 (a) x = 0.2 (b) x = 0.3 在不同外磁场下电阻率随温度的变化曲线

导致的,但是和材料铁磁性的强弱有关,Cr和 Fe 对 Mn 位的部分替代破坏了 Mn³⁺ 和 Mn⁴⁺ 之间的双交 换作用,降低了体系总的磁矩,减弱了铁磁性,而在 本文研究的体系中 在 A 位引入空位时同样降低了 材料的铁磁性 导致双峰现象 而空位浓度进一步增 加时材料表现为绝缘体行为,双峰现象不再出现.在 低温区 样品的电阻率随着温度的降低而升高 也就 是存在一个电阻率极小值,这种行为类似于 Kondo 效应 :磁性杂质的局域自旋同传导电子的相互作用 导致低温下会出现电阻率极小的现象,样品虽然表 现出铁磁金属相的基态 但是其中实际上存在短程 电荷有序和轨道有序的反铁磁区域 这些反铁磁区 域必然会对锰氧化物中自旋极化的载流子造成散 射 实际上扮演着类似于磁性杂质的角色 从而会导 致低温下出现这种类似于 Kondo 效应的输运行为. 实际上 在其他一些相分离的锰氧化物中已经发现 了这类现象^[17]. 也有研究表明^[18],多晶 La_{0.7} Sr_{0.3} MnO₃体系在低温出现电阻率极小的原因在于晶界 的隧穿效应和晶粒的本征金属导电性之间的竞争。 从图 f(a)的结果来看,在低于电阻率极小处对应的 温度时 样品的电阻率-温度曲线的斜率随外加磁场 的变化而发生了变化,表明与文献18 报道的情形 不同 本文研究的非化学计量 La_{0.67} Sr_{0.13} □_{0.2} MnO₃ 体 系中出现的低温电阻率极小现象与晶界隧穿效应无 关 而来自于体系的相分离行为.图 5(b)所示为 La_{0 67}Sr_{0 03} □_{0 3} MnO₃ 在不同外磁场下样品的电阻率 随温度的变化关系,虽然外加磁场使材料的电阻率 降低 并且随着外加磁场的增大 材料电阻率进一步 下降,但是即使外加磁感应强度增加到了9T,材料 仍然表现为绝缘体行为,并没有出现金属—绝缘体 转变 因而也不表现庞磁电阻效应,这表明当 A 位 的名义空位浓度 x > 0.2 时,虽然材料的晶体结构仅 仅发生畸变,没有发生结构相变,但是 A 位空位的 增加加剧了A 位的无序,这种无序效应对材料的电 磁输运性质产生了显著的影响 阻止了材料的输运 性质从绝缘体行为向金属行为的转变.

- [1] Tokura Y Ed.) 2000 Colossal Magneto-resistive Oxides (New York : Gordon and Breach Science Publisher)
- [2] Edwards D M 2002 Adv. Phys. 51 1259
- [3] Gorkov L P ,Kresin V Z 2004 Physics Reports 400 149
- [4] Hu F X ,Gao J Sun J R Shen B G 2003 Appl . Phys . Lett . 83 1869
- [5] Lang P L Zhao Y G Yang B Zhang X L JLi J Wang P Zheng D N 2005 Appl. Phys. Lett. 87 053502
- [6] Liu L F ,Lu H B ,Dai S Y ,Chen Z H 2005 Acta Phys. Sin. 54 2342
 (in Chinese)[刘丽峰、吕惠宾、戴守愚、陈正豪 2005 物理学报 54 2342]
- [7] Wang C Liu Z L Liu J M Chen X M Cui H Y Xia C S Yang Y, Lu W 2008 Acta Phys. Sin. 57 502 (in Chinese)[王 茺、刘昭 麟、刘俊明、陈雪梅、崔昊杨、夏长生、杨 宇、陆 卫 2008 物 理学报 57 502]
- [8] Nakamura K , Ogawa K 2002 J. Appl. Phys. 92 6684
- [9] Dezanneau G ,Audier M ,Vincent H ,Meneghini C ,Djurado E 2004 Phys. Rev. B 69 014412
- [10] Sinh N H ,Thuy N P 2003 J. Magn. Magn. Mater. 262 502

4.结 论

在非化学计量配比的类钙钛矿结构锰氧化物 La_{0.67}Sr_{0.33-x}□_xMnO₃($0 < x \le 0.33$)的 A 位引入空位 并没有引起材料的结构相变 ,保持三方对称性 ,空间 群为 $R\overline{3}c$,但是空位的引入导致晶体微结构参数发 生了明显变化 ,MnO₆ 八面体进一步发生畸变 . 材料 的电磁输运性质明显受到 A 位的空位浓度的影响 . 在 x < 0.25的范围内 ,随着温度的升高 材料发生金 属—绝缘体转变 ,而外加磁场降低了样品的电阻率 , 同时使金属—绝缘体转变温度 $T_{\rm MI}$ 向高温一侧移 动 ;当 $0.25 \le x \le 0.33$ 时 ,在室温到 95 K 的温度范围 内均未发现样品的金属—绝缘体转变 ,但是外加磁 场仍然降低了样品的电阻率 .

- [11] Chen G J Chang Y H Hsu H W 2000 J. Magn. Magn. Mater. 219 317
- [12] Zhang F X, He D W, Zhang X Y, Xu Y F, Wang W K 1998 Acta Phys. Sin. 47 112 (in Chinese)[张富祥、贺端威、张湘义、许应 凡、王文魁 1998 物理学报 47 112]
- [13] Hwang H Y Cheong S W Radaelli P G Marezio M Batlogg B 1995 Phys. Rev. Lett. 75 914
- [14] Rodriguez-Martinez L M ,Attfield J P 2000 Phys. Rev. B 63 024424
- [15] Rodriguez-Martinez L M, Attfield J P 1996 Phys. Rev. B 54 R15622
- [16] Li B H Xian-Yu W X Wan X Zhang J Shen B G 2000 Acta Phys. Sin. 49 1366 (in Chinese)[李宝河、鲜于文旭、万 欣、张 健、沈保根 2000 物理学报 49 1366]
- [17] Zhang J ,Xu Y ,Cao S ,Cao G Zhang Y Jing C 2005 Phys. Rev. B 72 054410
- [18] Xi L Ge S H Yang X L Li C X 2004 Acta Phys. Sin. 53 260 (in Chinese)[席 力、葛世慧、杨啸林、李成贤 2004 物理学报 53 260]

Study on structural and transport properties of nonstoichiometric $La_{0.67}Sr_{0.33-x} \Box_x MnO_3^*$

Xu Gen-Jian¹) Tan Wei-Shi¹[†] Cao Hui¹) Deng Kai-Ming¹) Wu Xiao-Shan²)

1 X Key Laboratory of Soft Chemistry and Functional Materials , Ministry of Education ,

Department of Applied Physics , Nanjing University of Science and Technology , Nanjing 210094 , China)

2) National Key Laboratory of Solid State Microstructures , Department of Physics , Nanjing University , Nanjing 210093 , China)

(Received 27 January 2008; revised manuscript received 1 July 2008)

Abstract

In this article hole-doped nonstoichiometric manganites $La_{0.67} Sr_{0.33-x} \Box_x MnO_3$ (x = 0.0.05.0.1.0.15.0.2.0.25.0.3, 0.33) with A-site vacancy were synthesized using the solid-state reaction technique and the effect of A-site vacancy on structure and transport properties were studied. Results from Rietveld refinement of powder X-ray diffraction patterns showed that all samples were single phase with space group $R \overline{3}c$ and there were no structural phase transition for vacancy content x ranging from 0 to 0.33. The lattice parameters and volume of unit cell vary distinctly with x. These variations maybe result from the uncertain occupation ratio of vacancies at A-sites and Mn-sites. The bond angle of Mn—O—Mn decreases with increasing x, which indicates the presence of further distortion of MnO₆ octahedron. Electrical measurements of $La_{0.67}Sr_{0.33-x} \Box_x MnO_3$ showed that the samples exhibited a metallic-insulator phase transition for x < 0.25, and the effect of the magnetic field is to lower the resistivity and to shift $T_{\rm MI}$ towards higher temperature. In the range of $0.25 \le x \le 0.33$, the samples exhibit insulating behavior without metallic-insulator transition _a and also the effect of the magnetic field is to lower the resistivity.

Keywords : non-stoichiometric manganites , Rietveld refinement , structural analysis , transport properties PACC : 6110M , 7220M , 7530V

^{*} Project supported by the Natural Science Foundation of Jiangsu Province , China (Grant No. BK2006204) and Young Scholar Foundation of Nanjing University of Science and Technology (Grant No. Njust200403).

[†] Corresponding author. E-mail:tanweishi@mail.njust.edu.cn