溶胶-凝胶法制备 $La_{1-x}Sr_xMnO_3$ 及其电磁性能研究

王伟超,刘 顾,汪刘应,葛超群,王 龙,许可俊,陈孟州 (火箭军工程大学,陕西西安 710025)

摘 要:采用溶胶-凝胶法制备了 La_{1-x}Sr_xMnO₃(LSMO) (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)纳米微粉。探究了 Sr²⁺的掺杂量对 LSMO 晶体结构、 磁学性质、电磁特性和微波吸收性能的影响。结果表明,随 Sr²⁺含量的升高,样品的晶格常数和 Mn-O-Mn 键角增大,平均晶 粒尺寸逐渐下降,样品出现从反铁磁性向铁磁性的转变,复介电常数呈先增大后减小的趋势。在有效的波频段为 2~18 GHz 内, x=0 的样品在厚度为 2 mm 时有最佳吸波效果,反射率损耗小于–10 dB 对应的有效吸波频段为 12.5~18 GHz,有效带宽达 到 5.5 GHz; Sr²⁺的掺杂可使吸波频段有效向低频移动,在 X 波段内, x=0.2 的样品在厚度为 2.3 mm 时的有效带宽达 2.6 GHz, 证明 LSMO 是一种性能优异的介电损耗型吸波材料。

关键词:钙钛矿; La_{1-x}Sr_xMnO₃; 电磁性能; 吸波性能; 溶胶-凝胶法 中图法分类号: TB34 文献标识码: A 文章编号: 1002-185X(2022)03-1003-08

电磁的出现,给人们生活带来了极大便利,但它 带来的危害也不容忽视。在日常生活中,机场、医院 等重要区域常常受到电磁辐射的威胁,从而发生飞机 无法正常起飞,医疗仪器无法使用等情况。在军事领 域,电磁吸波材料的运用是隐身技术发展的重要方向, 已成为各国的重点研究对象。

吸波材料中研究较为广泛的有:羰基铁吸波材料[1]、 碳基吸波材料^[2]、铁氧体型吸波材料^[3]以及导电聚合 物型吸波材料^[4],但对钙钛矿型吸波材料的研究相对 较少。钙钛矿材料(ABO3)凭借优异的磁阻效应、光 电性质和催化性能,使其在微电子、能量转化和储存 等领域展现出独特的发展潜力^[5-8]。对 A 位、B 位和 O 位的掺杂所带来的性能变化使得钙钛矿材料的研究在 近年来受到广泛关注,且研究成果深刻复杂。掺杂钙 钛矿型锰氧化物 Ln_{1-x}Ae_xMnO₃(Ln=稀土元素、Ae= 二价碱土阳离子),由于其巨磁阻效应(giant magnetoresistance effect, GMR)和良好的物理性能成为研究热 点^[9,10]。研究表明,这些奇特的性质归因于当二价碱 土阳离子的掺杂代替部分三价稀土元素时,电子从 Mn³⁺跃迁到 Mn⁴⁺的双交换作用^[11]。其中, Sr 掺杂钙 钛矿型锰氧化物 La_{1-x}Sr_xMnO₃ (LSMO),由于在室温 下表现出强磁性和低电阻率,使其在微波吸收领域具 有发展潜力。在为数不多的报道中, Li 等^[12]采用高温 固相法制备了 LSMO 微粉,并将其制成吸波涂层,证 明了 LSMO 是一种有效的吸波材料,但并没有研究

Sr²⁺掺杂量对 LSMO 结构及电磁特性的影响;此外, 由于 LSMO 的高熔点和优异的导电性能,使其在高温 吸波材料领域具有研究价值。Yang 等^[13]采用喷雾造粒 法制备了 LSMO/Al₂O₃ 复合吸波剂,并通过等离子喷 涂技术制备了复合吸波涂层,在验证 LSMO 的微波吸 收性能的同时也对其在高温吸波领域的应用进行了期 望。而在 Li 等^[14]的研究中表明,Sr²⁺的掺杂量能对 LSMO 的电阻率、磁化率、居里温度等参数带来很大 影响,表明 LSMO 的电性能和磁性能与 Sr²⁺的含量密 切相关。众所周知,材料的微波吸收性能在很大程度 上取决于其电磁性能。因此有必要对 LSMO 的电磁特 性进行研究,进而对其吸波性能进行评价。

基于此,本研究通过溶胶-凝胶法(sol-gel process) 制备了 La_{1-x}Sr_xMnO₃(x=0, 0.1, 0.2, 0.3)粉体,研究了 Sr²⁺掺杂量对 LSMO 的晶体结构、以及在 2~18 GHz 下的电磁特性和微波吸波特性的影响,以期为 LSMO 材料在高温吸波领域的运用与优化设计提供参考与 指导。

1 实 验

实验试剂: 六水硝酸镧 (La(NO₃)₃ 6H₂O) 购买自 阿 拉 丁 生 化 科 技 有 限 公 司 , 50% 硝 酸 锰 溶 液 (manganese(II) nitrate, 50% solution) 和 硝酸 锶 (Sr(NO₃)₂)由天津大茂化学试剂厂生产,一水柠檬 酸(C₆H₁₀O₈)由天津恒兴化学试剂制造有限公司生产,

收稿日期: 2021-03-15

基金项目:国防科技基础加强计划技术领域基金(2020-JCJQ-JJ222);陕西省"特支计划"(陕组通字(2020)44号)

作者简介: 王伟超, 男, 1997年生, 博士生, 火箭军工程大学, 陕西 西安 710025, 电话: 029-84741920, E-mail: 893699556@qq.com

上述试剂均为 AR 试剂。

LSMO 粉末的合成采用柠檬酸溶胶-凝胶法。首先 按化学计量比取出适量的硝酸镧、硝酸锶和 50%硝酸 锰溶液,按金属盐浓度 0.5 mol/L 加入去离子水,然后 持续磁力搅拌直至得到清澈的溶液。之后按柠檬酸和 金属盐的摩尔比为 1:1 向溶液中加入柠檬酸,在 80 ℃ 下持续磁力搅拌将多余的水分缓慢蒸发,就得到了橙 色的凝胶。最后将所得凝胶在 200 ℃下分解 2 h 后研 磨成粉,然后在 700 ℃下焙烧 24 h 后就得到了黑色的 LSMO 粉末。

将 LSMO 粉末与石蜡按 45% (质量分数) 混合, 加热反复熔融并搅拌 3 次, 然后制成外径 7 mm、内径 3 mm、厚度 2 mm 的同轴环状试样。

采用 Bruker D8 Advance 型 X 射线衍射仪(XRD) 分析所制备的 LSMO 晶体结构;采用 HITACHI SU5000 型扫描电子显微镜(SEM)观察样品的微观形 貌;采用 Quantum Design PPMS-9 型综合物性测试系 统(PPMS-VSM)测试样品磁学性能;采用中电仪器 Ceyear 3672C 型矢量网络分析仪(VAN)测试样品在 2~18 GHz 的电磁参数并依据传输线理论模拟样品反 射损耗。

2 结果与分析

2.1 LSMO 晶体结构分析

图 1 为 La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)的 XRD 图 谱,通过将图谱与标准衍射卡片比对后,发现主要衍 射峰均与标准衍射卡片相吻合,并出现钙钛矿结构具 有的双峰现象,说明试验成功制备了 LSMO 纳米颗粒, 当 $x(Sr^{2+}) \ge 0.2$ 时,出现杂质相 SrCO₃(图中用◆标注), 说明过量的 Sr²⁺在长时间焙烧过程中将会与络合剂分 解产生的 C 反应生成 SrCO₃。

图 2a~2d 分别为经过 Fullprof 拟合后的样品 XRD 拟合图谱。从图中可以看出 4 个样品的拟合结果比较好。从拟合数据可以得出 LSMO 系列样品均属于六方

晶系,空间群为 $R_{3}^{3}C$ 。表 1 总结了经过拟合后的晶体 结构参数, R_{p} 、 R_{wp} 、 R_{exp} 、 χ^{2} 为拟合优度的各类因子。 由表 1 可知,样品的晶格常数 (a、b、c、V)随着 Sr^{2+} 掺杂量的升高而逐渐增大,这是因为 Sr^{2+} 的掺杂会取 代 La^{3+} ,而 Sr^{2+} 的离子半径为 0.144 nm 大于 La^{3+} 的离 子半径 0.136 nm^[15],使得晶格膨胀,晶格常数增大。 此外 Sr^{2+} 的引入使得 Mn-O 键长变短, Mn-O-Mn 键角 也随之增大。

根据 Scherrer 公式 (1):

$$D = K\lambda / B\cos\theta \tag{1}$$

该实验 K=0.89, λ =0.154 056 nm, 计算出 x=0, 0.1, 0.2, 0.3 的 LSMO 纳米粉末的平均晶粒尺寸分别为 41.3、 34.1、33.5、24.2 nm, 呈现出逐渐减小的趋势, 这是 由于 Sr^{2+} 的掺杂使得晶格发生了一定的畸变, 产生的 内应力限制了晶粒的长大。同时, 随 Sr^{2+} 含量的增加 所产生的第二相 $SrCO_3$ 在晶界处聚集, 使得晶界移动 受阻, 从而限制了晶粒的长大^[16]。

2.2 LSMO 微观形貌分析

图 3 是 LSMO 在 1 µm 尺度下的 SEM 照片。从图 中可以看出,所制备的 LSMO 样品粒度为纳米级。当 *x*≤0.2 时,在所设定的退火温度下,样品的晶粒存在 烧结长大现象,使得团聚现象明显,当 *x*>0.2 时样品



图 1 La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)的 XRD 图谱 Fig.1 XRD patterns of La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)



图 2 La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)的结构精修 XRD 图谱 Fig.2 Rietveld refinement XRD patterns of La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)

表 1 La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)样品的结构和精修参数

Parameter		<i>x</i> =0	x=0.1	x=0.2	x=0.3
Space group		R3C	R3C	R3C	R3C
Lattice constant/×0.1 nm	а	5.5049	5.5042	5.5045	5.5052
	b	-	-	-	-
	с	13.3325	13.3449	13.3447	13.3491
Cell volume, $V \times 10^{-3} \text{ nm}^3$		349.777	350.140	350.169	350.379
$d_{ m Mn-O1} imes 0.1~ m nm$		1.9669	1.9619	1.9584	1.9597
$ heta_{ m Mn-O1-Mn}$ /()		160.585	162.624	164.057	163.669
$R_{ m p}/\%$		2.91	3.8	3.27	4.1
$R_{ m wp}$ /%		3.87	6.54	4.51	5.49
$R_{\rm exp}$ /%		2.49	2.43	2.42	2.52
χ^2		2.42	7.26	3.49	4.73

Table 1 Structure parameters and refinement parameters of La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3) samples



图 3 La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)的 SEM 照片 Fig.3 SEM images of La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x = 0, 0.1, 0.2, 0.3): (a) x=0, (b) x=0.1, (c) x=0.2, and (d) x=0.3

团聚现象减弱,颗粒间的界面逐渐清晰,颗粒尺寸呈下降趋势,这和 XRD 分析相一致。此外,可以发现所制 备样品的颗粒尺寸明显大于晶粒尺寸,说明每一个颗粒 又是由若干个晶粒所组成的。

2.3 LSMO 磁学性质分析

图 4 是 LSMO 系列样品在室温下磁化强度随磁场的 变化情况。从图 4a 可以看出,在-1.2×10³~1.2×10³ kA/m 的测试范围内, *x*=0 的样品表现为反铁磁性,而其他样 品均表现为铁磁性,并且没有出现明显的饱和磁化强度。 图 4b 为磁滞回线在 0 A/m 附近的局部放大图,随 Sr²⁺ 掺杂量的增加,剩磁呈现增大的趋势。可见 Sr²⁺的掺杂 会明显影响材料的磁性,其原因是 x=0 时,系统中只存 在 Mn³⁺,由于 Jahn-Teller 畸变形成了基态 A 型反铁磁 性(AFM)结构^[17],而当在 A 位掺杂 Sr²⁺后会导致系统锰 离子的价态发生变化,使得系统中不仅存在 Mn³⁺,还出 现 Mn⁴⁺。根据钙钛矿锰氧化物的双交换模型,Mn³⁺的 e_g 轨道上的一个电子可以迅速转移到 O²⁻的 2p 轨道上, 再转移到 Mn⁴⁺的空 e_g轨道上,这样就形成了 Mn-O-Mn



图 4 La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)的磁滞回线 Fig.4 *M-H* hysteresis loops of La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3): (a) -1.2×10³~1.2×10³ kA/m and (b) 0 A/m

的电子通道^[18],根据洪特规则,当 e_g 电子转移时与 t_{2g} 电子的自旋平行时表现为铁磁性,并且随 Mn^{4+} 比例增大磁性增强。

此外,不难发现所制备的样品的磁性较弱,这可能 是由于样品退火温度较低,导致氧空位的含量较高,氧 空位的存在将会影响混合离子的双交换作用,从而降低 磁性^[19]。

2.4 LSMO 电磁特性分析

根据传输线理论,复介电常数和复磁导率是描述材 料电磁性能的2个基本参数,研究材料的电磁参数并对 其进行优化设计,使得材料最大程度上满足阻抗匹配和 衰减特性是提高材料吸波性能的关键^[1]。

不同 Sr²⁺掺杂含量的 LSMO 复介电常数实部(&)和 虚部(&")随频率变化如图 5a、5b 所示。从图中可以看出, 相比于 LaMnO₃, Sr²⁺掺杂后的样品的复介电常数实部和 虚部均有显著的提升,随着掺杂量的增加, e'和 e"均呈 现出先增大后减小的趋势。e'随频率变化较为平稳,而 e"在 9、13、17 GHz 附近均出现了峰值。其中 La_{0.8}Sr_{0.2}MnO₃的复介电常数最大, e'起始于 12.62,终止 于 9.46, e"起始于 3.55,终止于 2.33。随着频率的升高, 复介电常数有明显的下降趋势,呈现出显著的频散效应, 这有利于拓宽材料的吸波频段。

经过掺杂后介电常数升高的原因是, Sr²⁺掺杂后将

出现 Mn^{4+} , 电子从 Mn^{3+} 跃迁到 Mn^{4+} 就形成了电子传输 通道,所以 Sr²⁺的掺杂可以明显改善 LaMnO₃ 的电学性 能,随着 Sr^{2+} 含量的升高, Mn^{4+} 和 Mn^{3+} 的比例也升高, 使得 Mn³⁺和 Mn⁴⁺之间的电子转移几率也更大,从而导 电性增强、介电常数升高。但过量 Sr²⁺的引入将不可避 免地导致杂质相的生成,杂质相在晶界处的富集不利于 导电网络的形成,从而使系统导电性下降,介电常数减 小。为进一步分析 LSMO 的介电损耗机制,图 6 给出了 LSMO 系列样品复介电常数的 Cole-Cole 图。从图中可 以看出所有样品在高频处均出现了以半圆弧为代表的弛 豫极化损耗,并且由于分子所处的状态不同、分子间相 互作用等原因,分子的弛豫时间不同,因此出现了多段 半圆弧。随着频率的降低,样品的 Cole-Cole 图逐渐变 得平直,出现了以直线为代表的导电损耗,说明 LSMO 在 2~18 GHz 范围内, 随频率的升高介电损耗的形式逐 渐由导电损耗向弛豫极化损耗转变[20]。

图 5c、5d 给出了不同 Sr²⁺掺杂含量的 LSMO 复磁 导率实部(µ')和虚部(µ')随频率的变化曲线。从图中可以 看出,LSMO 的µ'均接近于 1,而µ"均接近于 0,随频率 的升高复磁导率大致上呈现出下降趋势,说明 LSMO 的 共振频率范围低于测量频率(2~18 GHz)^[21]。可见,LSMO 粉末在高频处的磁性能较差,磁损耗所占的比例较小, 其吸波性能的优劣主要取决于介电常数。



图 5 $La_{1,x}Sr_xMnO_3(x=0, 0.1, 0.2, 0.3)$ 的复介电常数实部(ε')和虚部(ε'')与复磁导率实部(μ')和虚部(μ'')随频率的变化关系 Fig.5 Variations of permittivity and permeability with frequency for the $La_{1,x}Sr_xMnO_3(x=0, 0.1, 0.2, 0.3)$: (a) ε' , (b) ε'' , (c) μ , and (d) μ''





2.5 LSMO 微波吸收性能分析

为阐明 LSMO 的微波吸收特性,根据传输线理论,可以将 LSMO 单层吸波体的反射率损耗 (*RL*)通过以下等式进行评估^[22]:

$$Z_{\rm in} = Z_0 \sqrt{(\mu_{\rm r}/\varepsilon_{\rm r})} \tanh\left[j(2\pi f d/c)\sqrt{(\mu_{\rm r}/\varepsilon_{\rm r})}\right]$$
(2)

$$RL = 20 \lg \left| (Z_{\rm in} - Z_0) / (Z_{\rm in} + Z_0) \right|$$
(3)

式中, f 为电磁波频率, d 为材料厚度, c 为光速, Z₀为 自由空间的波阻抗, Z_{in}是吸波体与空气界面处的输入阻 抗, 它与吸波体的复磁导率(μ)和复介电常数(ε)有关, 理想吸波体的 Z_{in}为 1。

图 7 为不同 Sr²⁺掺杂含量的 LSMO 吸波体在不同厚 度下(1.5、1.9、2.3、2.7 mm)的模拟计算反射率,揭 示出 Sr²⁺掺杂量对 LSMO 的微波吸收性能的影响。如图 7a 所示, 在厚度为 1.5 mm 时, 当 *x*<0.2 时未出现反射率 峰, 而 *x*=0.2 和 *x*=0.3 的样品分别在 17 和 17.5 GHz 处达 到了-16.5 和-32.9 dB 的最小反射损耗, 说明 LSMO 在 厚度为 1.5 mm 时吸波性能较差。当厚度逐渐增加到 1.9、 2.3 和 2.7 mm (如图 7b、7c、7d)时,可以发现反射率 损耗峰值逐渐向低频移动。此外不难看出在相同厚度下, 随着 Sr²⁺含量的升高,反射率损耗曲线存在向低频移动 的趋势。

为进一步揭示 Sr²⁺掺杂量对 LSMO 吸波体吸波性能的影响,对 4 个样品在不同厚度下的三维反射率损耗进 行分析。如图 8 所示,在厚度为 1~4 mm 范围内,样品 获得最大有效带宽的工作频段及厚度都有所不同,其中 *x*=0 的样品,厚度为 2 mm 时,在 12.5~18 GHz 处的反射 率损耗均在–10 dB 以下,有效带宽达到 5.5 GHz; *x*=0.1



图 7 La_{1-x}Sr_xMnO₃(x=0, 0.1, 0.2, 0.3)在不同厚度下的反射率损耗

Fig.7 Reflection loss vs frequency of the $La_{1-x}Sr_xMnO_3$ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3) with different thickness: (a) 1.5 mm, (b) 1.9 mm, (c) 2.3 mm, and (d) 2.7 mm



图 8 La_{1-x}Sr_xMnO₃三维反射率损耗图 Fig.8 3D reflectivity loss of La_{1-x}Sr_xMnO₃: (a) x=0, (b) x=0.1, (c) x=0.2, and (d) x=0.3

的样品,厚度为 1.8 mm 时,在 13.3~17.7 GHz 处反射率 损耗均在-10 dB 以下,有效带宽达到 4.4 GHz; *x*=0.2 的 样品,厚度为 1.7 mm 时,在 13.2~16.8 GHz 处反射率损 耗均在-10 dB 以下,有效带宽达到 3.6 GHz; *x*=0.3 的样 品,厚度为 1.76 mm 时,在 13.2~17.5 GHz 处的反射率 损耗均在-10 dB 以下,有效带宽达到 4.3 GHz。此外, 在电磁波频率为 8~12 GHz 的 X 频段内,*x*=0.2 的样品有 最好的吸波效果,当其厚度为 2.3 mm 时,有效带宽可 达 2.6 GHz。可见,适当 Sr²⁺掺杂能有效将吸波频段向低 频移动,并减小所需厚度。

材料的吸波性能是由其衰减常数和阻抗匹配性能所 共同决定的。材料的衰减常数(α)可表示为^[1]:

$$\alpha = \frac{\sqrt{2}\pi f}{c} \sqrt{\mu'' \varepsilon'' - \mu' \varepsilon' + \sqrt{(\mu'^2 + \mu''^2) \left(\varepsilon'^2 + \varepsilon''^2\right)}} \quad (4)$$

阻抗匹配性能可以用阻抗匹配因子(Δ)表示^[1]:

$$\Delta = \left| \sinh^2 \left(K f d \right) - M \right| \tag{5}$$

$$K = \frac{4\pi \sqrt{\mu'\varepsilon'} \sin\left[\frac{(\delta_{\rm e} + \delta_{\rm m})}{2}\right]}{c\cos\delta_{\rm e}\cos\delta_{\rm m}} \tag{6}$$

 $M = \frac{4\mu'\cos\delta_{\rm e}\varepsilon'\cos\delta_{\rm m}}{\left(\mu'\cos\delta_{\rm e}-\varepsilon'\cos\delta_{\rm m}\right)^2 + \left[\tan\left(\delta_{\rm m}/2-\delta_{\rm e}/2\right)\right]^2 \left(\mu'\cos\delta_{\rm e}+\varepsilon'\cos\delta_{\rm m}\right)^2}$ (7)

式中, *δ*_e、*δ*_m分别为介电损耗正切角和磁损耗正切角。 图 9 为 LSMO 系列样品的衰减常数。从图中可以看 出,LSMO系列样品的衰减常数随着频率的升高而逐渐 增大,说明其在高频处有更好的吸收效果,但不难发现 Sr²⁺的掺杂量对LSMO系列样品的衰减常数影响并不明 显,x=0和x=0.3的样品仅在16 GHz以上的高频区域有 相对较大的衰减常数。图10为LSMO系列样品的阻抗 匹配因子图,图中4的值越接近0说明阻抗匹配性能越 好。从图中可以看出Sr²⁺的掺杂能明显改善材料的阻抗 匹配性能,其中x=0.2的样品4<0.3的面积最大,表明其 具有较好的阻抗匹配性能。因此,x=0的样品由于仅在 高频处有较大衰减常数和较好的阻抗匹配性能,所以其 仅在高频处有良好的吸波性能,而x=0.2的样品由于其 拥有更加优异的阻抗匹配性能,使得低频电磁波能进入 材料的内部进而得以损耗,因此展现出良好的低频微波 吸收性能。表2对比了近几年文献报道的几种钙钛矿型



图 9 La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)的衰减常数 Fig.9 Attenuation constant of the La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)





Fig.10 Impedance matching factor plots of $La_{1-x}Sr_xMnO_3$: (a) x=0, (b) x=0.1, (c) x=0.2, and (d) x=0.3

Table 2 Microwave absorption properties of perovskite absorbers								
Sample	Thickness/mm	Minimum reflection loss/dB	Effective bandwidth/GHz	Ref.				
Flower-like Bi _{0.9} La _{0.1} FeO ₃	2.9	-57.9	2.7	[23]				
Dy _{1-x} Sr _x FeO ₃	2.8	-11	2.9	[24]				
Sm _{0.5} Sr _{0.5} Co _{1-x} Fe _x O ₃	2.0	-29.33	1.2	[25]				
$Ba_{12-x}La_xFe_{28}Ti_{15}O_{84}$	2.4	-17	4.2	[26]				
$La_{0.8}Ba_{0.2}MnO_3$	2.6	-13	1.8	[27]				
$La_{1-x}Sr_xMnO_3$	2	-17.3	5.5	This work				

表 2 钙钛矿型吸波剂微波吸收性能

abcountion proportion of porovaluite abcorbs

微波吸收剂的吸收性能^[23-27]。从表中的数据可以看出 LSMO 吸波剂能在较低的厚度下得到更大的有效带宽, 证明其具有较好的微波吸收性能。

结合前节 LSMO 的晶体结构分析和电磁特性分析 可知, Sr²⁺掺杂对 LSMO 吸波性能提升的原因是:首先, Sr²⁺掺杂使得系统价态不平衡,部分 Mn³⁺转变 Mn⁴⁺, Mn⁴⁺的出现增强了电子的跃迁,电子在不同价态离子间 的跃迁会引起偶极子极化,从而提高了介电损耗;其次, Sr²⁺取代 La³⁺进入晶格后,由于离子半径的不同将会引 起晶格畸变,进而引起晶粒尺寸收缩,使得表面状态和 晶粒表面能级发生变化,从而增强了界面极化和重复反 射,更多的能量得以吸收,使得吸波性能增强^[28,29]。

3 结 论

 1) 采用溶胶凝胶法成功制备了 La_{1-x}Sr_xMnO₃ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3)纳米微粉, 当 x≥0.2 时出现杂质峰;随着 Sr²⁺掺杂量的增大,LSMO 的晶格常数增大,晶粒尺寸 呈下降趋势; Sr²⁺的掺杂将使 Mn-O 键长缩短, Mn-O-Mn 键角增大。

2) Sr²⁺的引入将使 LSMO 发生从反铁磁性向铁磁性 的转变,在所测试的磁场强度内没有出现明显的饱和磁 化强度。

3)随 Sr²⁺掺杂量的增大,LSMO 的复介电常数有先 增大后减小变化的趋势,而对复磁导率影响不大。在频 率为 2~18 GHz 的测试范围内,所制备的 LaMnO₃ 在 2 mm 的厚度下在 12.5~18 GHz 处的反射率损耗均在-10 dB 以 下,有效吸收带宽达 5.5 GHz。Sr²⁺的掺杂可有效使 LSMO 的吸波频段向低频移动,其中 La_{0.8}Sr_{0.2}MnO₃ 在 2.3 mm 厚度下在 X 波段内的有效带宽达 2.6 GHz。

参考文献 References

[1] Ge C Q, Wang L Y, Liu G et al. RSC Advances[J], 2020, 10(40):
 23 702

[2] Song Xinghua(宋鑫华), Zhao Tiejun(赵铁军), Liu Zhenfeng(刘振 锋) et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料 与工程)[J], 2020, 49(7): 2250

[23-27]

- [3] Lou H F, Wang J J, Xu B C et al. Journal of Alloys and Compounds[J], 2014, 608: 170
- [4] Yan J, Huang Y, Chen X F et al. Synthetic Metals[J], 2016, 221: 291
- [5] Saliba M, Matsui T, Domanski K et al. Science[J], 2016, 354 (6309): 206
- [6] Kojima A, Teshima K, Shirai Y et al. Journal of the American Chemical Society[J], 2009, 131(17): 6050
- [7] Nakamura T, Misono M, Yoneda Y. Journal of Catalysis[J], 1983, 83(1): 151
- [8] Li X W, Liang J S, Shi T et al. Ceramics International[J], 2020, 46(9): 12 911
- [9] Li H J, Chu K L, Pu X R et al. Journal of Materials Science: Materials in Electronics[J], 2019, 30(13): 12 647
- [10] Li X W, Shi T, Li B et al. Materials & Design[J], 2019, 183: 108 152
- [11] Asthana S, Bahadur D. Journal of Physics D: Applied Physics[J], 2007, 40(7): 1839
- [12] Li G, Hu G G, Zhou H D et al. Materials chemistry and physics[J], 2002, 75(1-3): 101
- [13] Yang Z N, Luo F, Xu J S et al. Journal of Alloys and Compounds[J], 2016, 662: 607
- [14] Li Y L, Zhang H, Liu X et al. Ceramics International[J], 2019, 45(13): 16 323
- [15] Han Guojian(韩国俭). Thesis of Master(硕士论文)[D]. Lanzhou: Lanzhou University, 2011
- [16] Gao Jing(高静), Ma Zhijun(马志军), Zhang Qi(张琪) et al.
 Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工程)[J], 2020, 49(7): 2524
- [17] Sawada H, Morikawa Y, Terakura K et al. Physical Review B[J],

1997, 56(19): 12 154

- [18] Zener C. Physical Review[J], 1951, 82(3): 403
- [19] Kumari S, Mottaghi N, Huang C et al. Scientific Reports[J], 2020, 10(1): 3659
- [20] Zhang Liangying(张良莹), Yao Xi(姚 熹). Dielectric Physics(电介质物理)[M]. Xi'an: Xi'an Jiaotong University Press, 1991
- [21] Cheng Y L, Dai J M, Wu D J et al. Journal of Magnetism and Magnetic Materials[J], 2010, 322(1): 97
- [22] Lin Peihao(林培豪), Yang Tao(杨 涛), Pan Shunkang(潘顺康) et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工 程)[J], 2012, 41(4): 645
- [23] Ying L, Wang Q, Gao S Y et al. Journal of Alloys and Compounds[J], 2018, 745: 761

- [24] Yan Shaoteng(闫绍腾), Bai Ning(白宁), Dao Jingren(刁静人) et al. Journal of Functional Materials(功能材料)[J], 2012, 43(6):736
- [25] Chen L, Lu C H, Zhao Y Z et al. Journal of Alloys and Compounds[J], 2011, 509(35): 8756
- [26] Sheng L, Wei K X, Cheng Y L et al. Journal of Alloys and Compounds[J], 2019, 791(30): 469
- [27] Zhou K S, Deng J J, Yin L S et al. Transactions of Nonferrous Metals Society of China[J], 2007, 17(5): 947
- [28] Li Y Q, Huang Y, Qi S H et al. Journal of Magnetism and Magnetic Materials[J], 2011, 323(16): 2224
- [29] Li C J, Wang B, Wang J N. Journal of Magnetism and Magnetic Materials[J], 2012, 324(7): 1305

Electromagnetic Properties of La_{1-x}Sr_xMnO₃ Prepared by Sol-Gel Method

Wang Weichao, Liu Gu, Wang Liuying, Ge Chaoqun, Wang Long, Xu Kejun, Chen Mengzhou (Rocket Force University of Engineering, Xi'an 710025, China)

Abstract: La_{1-x}Sr_xMnO₃ (*x*=0, 0.1, 0.2, 0.3) nanometer powders were prepared by sol-gel method. The crystal structure, magnetic properties, electromagnetic properties and microwave absorption properties of LSMO with different doping amounts of Sr²⁺ were investigated. The results show that with the increase of the amount of Sr²⁺, the lattice constant and Mn-O-Mn bond angle increase, while the average grain size decreases gradually and the complex dielectric constant increases first and then decreases. The LSMO changes from antiferromagnetism to ferromagnetism when Sr²⁺ is doped. In the range of 2~18 GHz, the best absorbing properties can be arrived when the doping amount of Sr²⁺ is 0 and the thickness is 2 mm. The effective frequency band corresponding to the reflectivity less than -10 dB is 12.5~18 GHz and the effective bandwidth reaches 5.5 GHz. The doping of Sr²⁺ can make the absorbing bandwidth move to the low frequency availably. In the X-band, the effective bandwidth of the LSMO reaches 2.6 GHz when the doping amount of Sr²⁺ is 0.2 and the thickness is 2.3 mm. It is proved that LSMO is a kind of dielectric loss absorbing material with excellent performance.

Key words: perovskite; La1-3Sr3MnO3; electromagnetic properties; microwave absorbing properties; sol-gel method

Corresponding author: Wang Liuying, Ph. D., Professor, Rocket Force University of Engineering, Xi'an 710025, P. R. China, Tel: 0086-29-84741920, E-mail: lywangxa@163.com