文章编号:1674-2869(2014)05-0025-04

# 铁微量掺杂对二钛酸钡陶瓷介电性能的影响

徐 军,周 森,赵焕校

武汉工程大学材料科学与工程学院,湖北 武汉 430074

摘 要:采用常规固相反应法,以碳酸钡、二氧化钛和三氧化二铁为原料,制备微量铁掺杂的二钛酸钡陶瓷,研究了铁掺杂含量对二钛酸钡陶瓷的相纯度、相对密度和介电性能的影响.采用 X 射线粉末衍射仪检测二钛酸钡陶瓷的相成分,利用精密阻抗分析仪测量其介电性能.结果表明,微量铁元素进入了二钛酸钡晶格,能够获得单相二钛酸钡陶瓷的最大铁掺杂量在  $0.5\%\sim1\%$ 之间.随着铁含量的增加,铁电相变居里温度快速减小,从未掺杂时的 415 °C降至铁含量为 0.02%时的 376 °C和铁含量为 0.5%时的 324 °C.同时介电常数逐渐减小,介电峰不断发生宽化,但并没有导致弛豫性铁电体的出现.微量铁元素的掺杂在实验测量误差范围内对陶瓷的密度影响不大.

关键词:二钛酸钡;铁元素掺杂;介电性能

中图分类号:TM282 文献标识码:A

doi: 10. 3969/j. issn. 1674-2869. 2014. 05. 006

# 0 引 言

电子产品是人们生活中的必需品. 作为电子材料的重要组成部分,应用广泛的钛酸铅、锆钛酸铅等压电铁电材料由于含有铅,对环境和人类健康带来一定的危害,因此对于安全环保的的无铅压电铁电材料的研究和应用已很迫切. 钛酸钡(BaTiO3)是一种目前应用较广泛的无铅铁电陶瓷,虽然它具有较高的介电常数,较低的介电损耗,但是其居里温度(约120°C)较低,当温度高于居里温度时,其损耗急剧增加. 相比于  $BaTiO_3$ ,具有更高的居里温度和介电常数,而介电损耗在高温下较低等特性的二钛酸钡( $BaTi_2O_5$ )在近年来受到了越来越多的关注.

在  $BaTi_2O_5$  被发现至今,各地学者对  $BaTi_2O_5$  的制备进行了大量的研究,有合成粉体的,单晶的,多晶的等等,并对制备出的  $BaTi_2O_5$  材料的性能进行了检测.  $BaTi_2O_5$  主要的制备方法有溶胶凝胶 法 (Sol-gel)、水 热 合 成 法 (Hydrothermal reaction)、无 容 器 悬 浮 处 理 法 (Containerless processing)、电弧熔炼法 (Arc melting)、急冷法 (Rapid cooling) 和 区熔法 (Floating zone)等方法 [1-4]. 近年来,一些新的制备方法如固相反应法 [5-6]、等离子体火花烧结法 [7] 以及将电弧熔炼法

和等离子体火花烧结法相结合<sup>[8]</sup> 等用于制备  $BaTi_2O_5$  材料. 随着人们对  $BaTi_2O_5$  制备工艺的进步和性能的日渐了解,逐渐开始着眼于实际应用方面的研究,如具有晶粒择优取向的  $BaTi_2O_5$  织构化陶瓷<sup>[9]</sup>、单晶纳米线<sup>[10]</sup>和元素掺杂<sup>[7,11-17]</sup> 改善其性能等的研究工作. 本文采用固相反应法,制备出微量掺杂 Fe 元素的单相  $BaTi_2O_5$  陶瓷,并对其介电性能进行了分析.

#### 1 实验过程

实验采用常规固相反应法,以分析纯的碳酸钡,二氧化钛和三氧化二铁为原料,以摩尔比 1:2 称取原料碳酸钡和二氧化钛粉末,并以理论上所获得的二钛酸钡的质量百分比(x,%)称量氧化铁粉末,x=0,0.01%,0.02%,0.05%,0.1%,0.2%,0.3%,0.4%,0.5%,1%.将原料球磨混合均匀,在 900 ℃下进行预烧 5 h,待自然冷却后将其球磨混合均匀,然后添加适当粘结剂研磨均匀,充分干燥后压制成直径 12 mm,厚度约 1 mm 的薄片,在 530 ℃的温度下排胶 5 h 后以 1 225 ℃进行烧结,保温 20 h,最后停止加热自然冷却.用粉末 X 射线衍射进行相分析,将陶瓷片两面涂上银电极后用精密阻抗分析仪(Wayne Kerr 6500B)在室温至 500 ℃范围内进行介电测量.由于得到的

**收稿日期:**2014-03-18

基金项目:教育部留学回国人员科研启动资金;湖北省教育厅科学研究重点项目(D20101504)

作者简介:徐 军(1970-),男,湖北武汉人,教授,博士.研究方向:电子功能材料.

陶瓷样品规则且完整,通过测量陶瓷片质量、直径和厚度,采用密度=质量/体积的公式计算陶瓷致密度.

# 2 实验结果与分析

粉末 X 射线衍射结果表明,当 Fe 掺杂量  $x \le 0.5\%$ 时均获得了单相的 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷,当 x = 1%时出现了少许 BaTiO<sub>3</sub> 杂相.图 1 为一些典型的不同 Fe 掺杂量的 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷的 XRD 图谱,同时也给出了 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 的标准卡片(JCPDS NO.034-0133)和 BaTiO<sub>3</sub>的标准卡片(JCPDS NO.031-0174)的衍射图谱,图中箭头所指处为 1%Fe 掺杂量样品中出现的 BaTiO<sub>3</sub> 衍射峰.

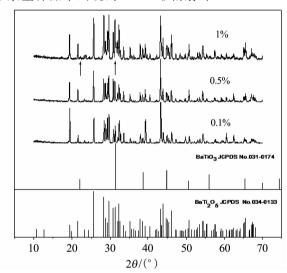


图 1 不同 Fe 掺杂量的 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷粉末的 XRD 图谱 Fig. 1 XRD patterns for BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramic powders with different Fe content

对于所有的 Fe 掺杂样品,其介电温度谱都表现出一个对应铁电相变的介电峰. 随着 Fe 掺杂量的增加,铁电相变居里温度降低,介电峰变宽. 图 2 是 Fe 掺杂量为 0.01% 和 0.5% 时在 频率为 100 Hz、1.5 和 10 MHz 下的介电常数与温度的关系图. 从图 2 中可以看出, $BaTi_2O_5$  陶瓷在居里温度附近没有展现出明显的介电色散. 因此,Fe 元素的掺杂虽然使铁电相变对应的介电常数峰变得很宽,但并没有导致  $BaTi_2O_5$  陶瓷表现出弛豫性.

图 3 显示了不同 Fe 掺杂量的 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷在 100 kHz 下的的介电常数与温度的关系. 从图中可以清楚的看出,随着 Fe 元素掺杂量的增加,BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷的居里温度  $T_c$  减小, $T_c$  处所对应的最大介电常数先是增加(Fe 质量分数为 0.01%时最大),然后随着 Fe 含量的增加而减小,最后稳定在 130 左右(Fe 质量分数为 1%时). 而随着 Fe 元素掺杂量的增加,介电峰的宽度却是一直在增加.

Fe 掺杂量为 0.5% 和 1% 时的介电常数与温度曲线趋向重叠,表明 0.5%已接近本实验采用的固相合成法所能达到的 Fe 在  $BaTi_2O_5$  陶瓷中的掺杂极限.

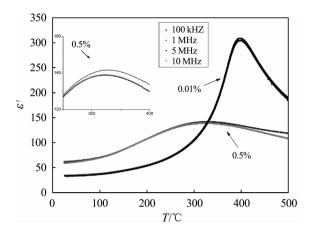


图 2 Fe 掺杂量为 0.01%和 0.5%在不同频率下的  $BaTi_2O_5$  陶瓷的介电常数与温度的关系

Fig. 2 Temperature dependence of dielectric constant at different frequencies for 0.01% and 0.5% Fe-doped BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramics

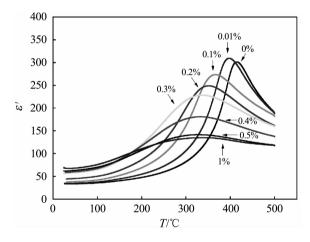


图 3 100 kHz 下不同 Fe 掺杂量的  $BaTi_2 O_5$  陶瓷的 介电常数与温度的关系

Fig. 3 Temperature dependence of dielectric constant at 100 kHz of BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramics with different Fe content

图 4 是不同 Fe 掺杂量的 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷的相对密度. 在相同工艺下所制备的不掺杂 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷的相对密度为 90%~94%,平均相对密度为 93%. 从图中可见,掺杂量为 0.01%~0.5%,所得样品的密度都在不掺杂陶瓷密度范围之间. 因此,在本实验测量误差范围内, Fe 的掺杂并没有对 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub>陶瓷的密度产生太大影响. 在掺杂量为 1%时,样品的密度明显增大,这是由于样品中有少量 BaTiO<sub>3</sub> 存在,而它的密度大于BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub>的密度.

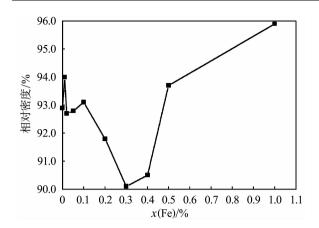


图 4 不同 Fe 掺杂量的 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷的相对密度 Fig. 4 The relative density of BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramic with different Fe content

图 5 给出了不同 Fe 掺杂量的 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷的居里温度  $T_c$ ,可以看到微量的 Fe 掺杂对 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub>陶瓷的居里温度产生了非常大的影响. 在掺杂量为 0.02%时, $T_c$  由未掺杂时的 415 ℃快速降低至 376 ℃,之后随着 Fe 含量的增加, $T_c$  的降低速度逐步变缓,直至 Fe 含量为 1%时  $T_c$  降至 313 ℃. 掺杂量在 0.5%与 1%之间,居里温度的变化相对较小,降低了 10℃左右,这也再次说明了本实验条件下 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷所能达到的 Fe 最大掺杂量在 0.5%与 1%之间.

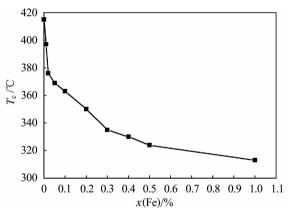


图 5 不同 Fe 掺杂量的  $BaTi_2O_5$  陶瓷的居里温度  $T_c$ Fig. 5 The ferroelectric phase transition temperature  $T_c$  of  $BaTi_2O_5$  ceramics with different Fe content

以上所示的 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 陶瓷铁电居里温度强烈的微量 Fe 元素掺杂效应表明,掺杂的 Fe 元素已经进入了 BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> 晶格,对部分 Ti 离子产生了替代.通常掺杂的微量元素倾向于偏聚在晶界处,但在高的烧结温度下,会向晶格内扩散,产生替代性的固溶体.本实验由于采用了较高的烧结温度 $(1\ 225\ ^{\circ}C)$ ,因此产生了这种元素替代效应.

结合文献中报道的  $BaTi_2O_5$  中  $Sr^{[13]}$ ,  $Ca^{[14-15]}$ ,  $Ta^{[16]}$ ,  $Zr^{[17]}$ 等元素替代效应的研究,可以看到,所有元素替代都不同程度地降低了 $BaTi_2O_5$ 的铁电

相变居里温度,并且对 B 位 Ti 离子的替代效应要强于对 A 位 Ba 离子的替代效应,变价离子的替代效应要强于等价离子的替代效应. 本实验中,由于三价 Fe 离子半径和四价 Ti 离子半径相近,进入 Ba Ti<sub>2</sub> O<sub>5</sub> 晶格的 Fe 离子替代了少量的 Ti 离子. 由于 Ba Ti<sub>2</sub> O<sub>5</sub> 的铁电相变是来源于氧八面体网络和 Ti 离子的相对位移,具有铁电极化活性的 Ti 离子被非等价的 Fe 离子少量替代后,在 B 位引入了成分涨落和价态涨落,产生了不同的铁电微区和非铁电微区,这些因素导致了居里温度的显著降低和介电峰的宽化.

### 3 结 语

本文以  $BaCO_3$ ,  $TiO_2$  和  $Fe_2O_3$  为原料,采用常规固相反应法,制备了不同微量 Fe 掺杂量的  $BaTi_2O_5$  陶瓷. 结果表明微量 Fe 元素进入了  $BaTi_2O_5$  陶瓷. 结果表明微量 Fe 元素进入了  $BaTi_2O_5$  陶瓷的介电性产生了强烈的元素替代效应. 随着 Fe 含量的增加,铁电转变居里温度  $T_c$  单调降低,从未掺杂时的 415 ℃降至 Fe 含量为 0.5%时的 324 ℃. 同时介电峰发生了宽化,但并没有出现弛豫性铁电体. 微量 Fe 元素的掺杂在本实验测量误差范围内对  $BaTi_2O_5$  陶瓷的密度影响不大.

#### 致 谢

感谢教育部以及湖北省教育厅对本研究的经费支持.

#### 参考文献:

- [1] TANGIUANK S, TUNKASIRI T. Sol-gel synthesis and characterization of BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> powders[J]. App1 Phys A,2005,81(5):1105-I107.
- [2] HÉCTOR B, NAHUM M. Nanocomposite ceramics based on La-doped BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> and BaTiO<sub>3</sub> with high temperature-independent permittivity and low dielectric loss[J]. J Electroceram, 2007, 18: 277–282.
- [3] AKISHIGE Y, FUKANO K, SHIGEMATSU H, et al. Crystal growth and dielectric properties of new ferroelectric barium titanate: BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub>[J]. Journal of Electroceramics, 2004, 13(1-3):561-565.
- [4] YU Jianding, YASUTOMO A, TADAHIKO M, et al. Fabrication of BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> glass-ceramics with unusual dielectric properties during crystallization [J]. Chem Mater, 2006, 18, 2169-2173.
- [5] LI Guo-jun, TU Rong, Takashi Goto. Preparation of polycrystalline BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ferroelectric ceramics [J]. Materials Letters, 2009, 63:2280-2282.

- [6] LI Guo-jun, TU Rong, Takashi Goto. Preparation of polycrystalline BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> pressureless sintering [J]. Materials Letters, 2009, 44:468-471.
- [7] XU Jun, Yukikuni Akishige. Relaxor in KF-doped BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramics by spark plasma sintering [J]. Appl Phys Lett, 2008, 92:052902.
- [8] Peng J, Wang C B, Li L, et al. Preparation and property of BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramics by arc-melting and spark plasma sintering [J]. J Electroceram, 2012, 28:256-260.
- [9] ZHANG Jun-ji, YU Ju-mei, CHAO Ming-ju, et al. Textured BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramic synthesized by laser rapid solidification method and its dielectric properties [J]. J Mater Sci, 2012, 47:1554-1558.
- [10] ZHAO Deng, YING Dai, WEN Chen, et al. Synthesis and characterization of single-crystalline BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> nanowires[J]. J Phys Chem, 2010, 114:1748-1751.
- [11] XU Jun, Yukikuni Akishige. KF-doped BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ferroelectric ceramics by solid-state reaction of KF and sol-gel-derived BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> powders[J]. Appl Phys A, 2008, 90(6):153-157.
- [12] 徐军,唐甲,杨薇. 锶掺杂二钛酸钡的熔盐法制备及 其介电性能[J]. 武汉工程大学学报,2013,35(6): 40-43.
  - XU Jun, TANG Jia, YANG Wei. Synthesis of stron-

- tium-doped barium dititanate and its dielectric properties by molten salt method[J]. Journal of Wuhan Institute of Technology, 2013, 35 (6): 40-43. (in Chinese)
- [13] YUE Xin Yan, TU Rong, Takashi Goto, Dielectric properties of poly- and single-crystalline Ba<sub>1-x</sub> Sr<sub>x</sub> Ti<sub>2</sub> O<sub>5</sub> [J], Materials Transactions, 2007, 48(5): 984-989.
- [14] YUE Xin Yan, TU Rong. GOTO Takashi. Dielectric properties of Ba<sub>1-x</sub>Ca<sub>x</sub>Ti<sub>2</sub>O<sub>5</sub> prepared by arc melting [J]. The Japan Institute of Metals, 2009, 50 (2): 245-248.
- [15] ATSUNOBU M, CHIKAKO M, TERUYASU M, et al. Stabilization of metastable ferroelectric Bal-xCaxTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> by breaking Ca-site selectivity via crystallization from glass[J]. Scientiic Reports, 2013: 1-5.
- [16] YUE Xin Yan, TU Rong, Takashi GOTO. Dielectric properties of (010) oriented polycrystalline Ta<sub>2</sub>O<sub>5</sub> substituted BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> prepared by arc melting [J]. Journal of the Ceramic Society of Japan, 2008, 116(3):436-440.
- [17] XinYan Yue, Tu Rong, Takashi Goto. Dielectric property of polycrystalline ZrO<sub>2</sub> substituted BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> prepared by arc-melting [J]. Materials Transactions, 2008, 49(1):120-124.

# Influence of light-doped Fe on dielectric properties of barium dititantate ceramics

#### XU Jun, ZHOU Miao, ZHAO Huan-xiao

School of Materials Science and Engineering, Wuhan Institute of Technology, Wuhan 430074, China

**Abstract:** To investigate the influence of Fe-doping on the dielectric properties, the phase purity and the relative density of BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramics, single-phased Fe-doped BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramics were synthesized from BaCO<sub>3</sub>, TiO<sub>2</sub> and Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub> powders by conventional solid-state reaction. The specimens were characterized by powder X-ray diffraction and Fe contents that can yield pure phase BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> were determined. The dielectric properties were measured by precession impedance analyzer in a wide temperature range. The results show that light amount of Fe element enteres BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> lattice and the solution limit of Fe-doping in BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramics is between 0.5% and 1%; upon Fe doping, the ferroelectric phase transition temperature of the BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramics decrease rapidly, from 415 °C at x=0 to 376 °C at x=0.02% and 324 °C at x=0.5%. The dielectric constant decreased and dielectric peaks became broadened without dielectric relaxation. Fe doping has little effect on the density of BaTi<sub>2</sub>O<sub>5</sub> ceramics within the limit of the experimental errors.

Key words: barium dititantate; Fe-doped; dielectric property