太赫兹波段 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷吸收 特性的光学调制

吉紫娟1,李丹1**, 包佳祺2*

¹湖北第二师范学院物理与机电工程学院,湖北 武汉 430205; ²文华学院信息科学与技术学部,湖北 武汉 430074

摘要 采用固相反应法制备了高品质 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 微波介质陶瓷,并采用太赫兹时域光谱对该陶瓷在 太赫兹波段内的吸收特性进行研究。结果显示,在 18 ℃(291 K)下该陶瓷的吸收系数可由外部光泵进行调制,在 0.55 THz 时调制度可达到 34.46%。通过拟合 0.45 THz 和 0.55 THz 处 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷的介电常数 与光功率之间的关系,可以得到这两个频率处的非简谐系数 α 分别为 1.273×10⁻⁸ 和 1.823×10⁻⁸。此外,吸收系 数随外部光泵强度调制的微观机理是由激发的自由载流子引起 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷的内部空间电荷 场所致。

doi: 10.3788/LOP57.072801

Optical Tuning of Absorption Characteristics of 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ Ceramics in the Terahertz Range

Ji Zijuan¹, Li Dan¹**, Bao Jiaqi²*

 1 School of Physics and Mechanical & Electrical Engineering, Hubei University of Education,

Wuhan, Hubei 430205, China;

² School of Information Science and Engineering, Wenhua College, Wuhan, Hubei 430074, China

Abstract In this study, high quality $0.3BaSrTiO_3-0.7NdAlO_3$ microwave dielectric ceramics are prepared using solid state reaction method. Their absorption characteristics in the terahertz range are investigated using terahertz time-domain spectroscopy. It is observed that the absorption coefficient could be modulated using the external optical pump at the 18 °C (291 K), and the tunability could reach up to 34.46% at 0.55 THz. By fitting the dielectric constant and light power of $0.3BaSrTiO_3-0.7NdAlO_3$ ceramics at 0.45 THz and 0.55 THz, the anharmonic parameter α are observed to be 1.273×10^{-8} and 1.823×10^{-8} , respectively. In addition, the micromechanism of absorption coefficient modulation with the intensity of external light pump is attributed to the internal space charge field in the $0.3BaSrTiO_3-0.7NdAlO_3$ ceramics caused by the excited free carriers.

Key words remote sensing; 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃; ceramics; absorption coefficient; external optical-pump OCIS codes 160.2750; 300.1030; 300.6495

1 引 言

通式为 ABO₃ 的钙钛矿陶瓷具有优异的物理 和化学性能,已被广泛应用于诸多领域^[1-3]。在无 线通信中,介电陶瓷因其中等介电常数(ε_r)而广泛 应用于移动通信和军事领域^[4-6]。在这些介电陶 瓷中,对钛酸钡锶(BaSrTiO₃)施加直流电场时,其 介电常数会出现显著的变化^[7]。通过调节锶(Sr) 的含量,可以制造出具有特定介电常数值的 BaSrTiO₃ 固溶体^[8]。但由于其固有的高损耗和高

收稿日期: 2019-10-28; 修回日期: 2019-11-26; 录用日期: 2019-12-13

基金项目:湖北省教育厅科学技术研究项目(B2019302)

^{*} E-mail: baojiaqi@163.com; ** E-mail: lidanhanadusi@163.com

介电常数,BaSrTiO₃在可调谐微波通信中的应用 受到限制。

通过组合两种或多种钙钛矿结构化合物,很容 易获得实用的微波介电陶瓷^[9]。目前,这种复合材 料具有较高的可调谐性、较低的介电常数、良好的温 度稳定性以及合理的损耗水平^[10-13]。NdAlO₃ 陶瓷 具有较低的介电常数 ϵ_r 、负谐振频率温度系数 τ_f , 以及较高的品质因子 $Q \times f^{[14]}$;而 BaSrTiO₃ 具有 较高的 ϵ_r 、正的 τ_f 以及较低的 $Q \times f$ 。因此,通过 调节 BaSrTiO₃ 和 NdAlO₃ 在固溶体中的物质的量 比例,可以形成具有较高可调谐性及较低介电损耗 的 BaSrTiO₃-NdAlO₃ 固溶体。

本 文 采 用 标 准 固 相 反 应 方 法 制 备 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷^[15-16],主要研究其在 太赫兹(THz)波段外部光泵作用下的吸收特性及 可调制性。结果显示,0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 具 有优 异 的 介 电 性 能,可以 作 为 良 好 的 太 赫 兹 材料。

2 实验仿真

本实验选用 Al_2O_3 (纯度为 99.999%)、 Nd_2O_3 (纯度为 98%)、 TiO_2 (纯度为 99.5%)、 $SrTiO_3$ (纯 度为 99.981%)以及 $BaTiO_3$ (纯度为 99.976%)为原 材料,采用标准固相反应方法制备 0.3 $BaSrTiO_3$ -0.7 $NdAlO_3$ 陶瓷。通过使用玛瑙研磨介质将 $BaTiO_3$ 与 $SrTiO_3$ 置于去离子水中,并在球磨机中 混合球磨 6 h,获得 $BaSrTiO_3$ 粉末。将研磨后的粉 末风干,并在 1000 °C下在空气中焙烧 2 h。用同样 的方法,使用 Al_2O_3 、 TiO_2 和 Nd_2O_3 粉末制备出 $NdAlO_3$ 陶瓷,其焙烧温度为 1200 °C。将 $BaSrTiO_3$ 与 $NdAlO_3$ 粉末混合,并再次通过玛瑙研磨介质球 研 磨6 h。风干后,在约150 MPa压强下单轴加压, 在 1600 ℃ 下烧结 3 h, 其加热和冷却速率均为 200 ℃/h,之后将所得的复合材料切割并抛光成尺 寸为 10 mm×10 mm×0.4 mm 的平板。

采用单色 Cu K_a X 射线衍射仪(X'Pert PRO of PANalytical B.V., Almelo, The Netherlands) 对 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷样品的晶体颗粒结构 进行测量分析,得到的样品 X 射线衍射谱线如图 1 所示。结果表明,所制备的陶瓷样品结晶良好,呈钙 钛矿结构。



图 1 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷的 X 射线衍射图 Fig. 1 X-ray diffraction pattern of 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ ceramics

采用太赫兹时域光谱系统^[17](THz-TDS, Zomega Terahertz Co., USA)研究18 ℃(291 K)时 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷的透射光谱,其装置 如图2所示。系统频率分辨率为4.5 GHz,透镜焦 距为3mm。外部光泵使用全固态绿色连续激光 器,以45°的角度倾斜入射到样品表面。激光中心 波长为532 nm,光斑直径为5mm。在干燥的空气 中进行实验,测量温度保持在18℃。在实验过程 中,每增加光功率之前,都要将0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷样品暴露在450 nm光波下均匀照 明5min,以恢复其初始状态。



图 2 太赫兹时域光谱装置图,532 nm 激光以与极轴成 45°的角度倾斜入射到样品的表面上

Fig. 2 Installation diagram of THz-TDS. A 532 nm laser is obliquely incident upon the surface of the sample at an angle of 45° with the polar axis

3 结果与分析

0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷的太赫兹时域波 形如图 3 所示。由图 3(a)可知,参照物(空气)和样 品之间出现了明显的时延,约为5.47 ps。从图3(b) 也观察到了光泵作用下的时延,当外部光泵强度从 0 mW 增加到 300 mW 时,其传输波形偏移几乎达 到 0.11 ps。



图 3 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷的太赫兹时域波形。(a)时域参考和传输波形;(b) 18 ℃时不同外部光泵浦场下的时移 Fig. 3 Terahertz time domain waveform of 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ ceramics. (a) Time-domain reference and transmission waveforms;(b) time shift under different external optical pump fields at 18 ℃

通过傅里叶变换,0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶 瓷的透射光谱的计算公式^[18]可表示为

$$T(\boldsymbol{\omega}) = [E_{s}(\boldsymbol{\omega}, P)/E_{r}(\boldsymbol{\omega})]^{2}, \qquad (1)$$

式中:P 为外部光强; $E_s(\omega, P)$ 和 $E_r(\omega)$ 分别为 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷和空气的频率波形, 结果如图 4 所示。



图 4 18 ℃时不同外部光泵浦强度下 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷的透射光谱

Fig. 4 Transmission spectra of 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ ceramics under different external optical pump intensities at 18 ℃

根据 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷的透射光 谱 $T(\omega)$,可以得到在 0.2~0.8 THz 频率范围内,不 同外部光泵浦强度下 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶 瓷复介电常数 $\tilde{\epsilon}(\omega)$ 的实部 $\epsilon'(\omega)$ 和虚部 $\epsilon''(\omega)$ 的变 化情况如图 5(a)、(b)所示。随着外部光泵浦强度 的增大, $\epsilon'(\omega)$ 和 $\epsilon''(\omega)$ 均逐渐减少。

在 0.2 ~ 0.8 THz 频率范围内, 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷在 0.45 THz 和 0.55 THz 处的介电常数如图 6 所示,根据文献[7],零光场的介电常数 ε'_{0} 和 外加光场为 *I* 时介电常数 $\varepsilon'(I)$ 的关系为

$$\frac{\varepsilon'(I)}{\varepsilon'_0} = \frac{1}{(1+\alpha \,\varepsilon_0^{\prime 3}I)^{1/3}},\tag{2}$$

式中: α 为非简谐系数。根据(2)式得到的拟合结果 如图 6 实线所示。由拟合结果可知,0.45 THz 和 0.55 THz处的非简谐系数分别为 $\alpha_{0.45} = 1.273 \times 10^{-8}$ 和 $\alpha_{0.55} = 1.823 \times 10^{-8}$ 。

0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷的吸收系数可根据 $\alpha(\omega) = 2\kappa(\omega)\omega/c$ ^[18-20]得到,其中 $\kappa(\omega)$ 为样品折射率 的虚部。吸收系数如图 7(a)所示,随着外部光泵浦功 率的增加, $\alpha(\omega)$ 呈非线性增加。此外,由图 7(b)可 知,吸收系数是可调制的,调制范围为 21.82~ 14.30 cm⁻¹,在 0.55 THz 处调制深度接近 34.46%。

为了探究光泵对 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷 吸收性能的影响,还需研究不同光泵功率下损耗因 子的变化趋势。根据 LC 模型^[21-22],损耗机制的关 系可表示为



图 5 18 ℃时不同外部光泵浦强度下 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃的复介电常数对频率的依赖性。(a)实部;(b)虚部 Fig. 5 Frequency dependence of complex permittivity of 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ under different external optical pump intensities at 18 ℃. (a) Real part; (b) imaginary part



图 6 0.45 THz 和 0.55 THz 处 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷的介电常数与光功率之间的关系

Fig. 6 Light power as a function of the dielectric constant

of 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ ceramics at 0.45 THz and 0.55 THz



 $\tan \delta = \tan \delta_{\rm CO} + \tan \delta_{\rm IN}, \qquad (3)$

式中: δ 为总损耗; δ_{co}为传导损失; δ_{IN}为内在损失。 随着外部光场强度的增加,固有损耗减小,但传导损 耗增大^[23]。在 0.45 THz 和 0.55 THz 处测得的 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷的介电损耗如图 8 所 示,可以看到, 介电损耗随着光泵功率的增加而增 大,这表明传导损耗在总介电损耗中起主要作用。

图 9 所示为 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷在 不同的外部光场时折射率的变化 | Δn |。 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷的 | Δn | 与外部光功率 呈现较为明显的线性关系。该结果与文献[24]提出 的经验表达式所得结果完全吻合,可以定义为

$$|\Delta n| = \frac{1}{2} (n_{\circ}^{3} \gamma_{13} - n_{e}^{3} \gamma_{33}) E_{3} \propto I, \quad (4)$$



图 7 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 的吸收系数随频率和光功率的变化关系。(a)频率;(b)光功率 Fig. 7 Absorption coefficients changed with frequency and optical power in 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃. (a) Frequency; (b) optical power

式中: n_{\circ} 为 o 光的折射率; n_{\circ} 为 e 光折射率; γ_{ij} 为线 性光电系数; E_{\circ} 和 I分别为沿极轴的内部空间电荷 场和外部光场的强度。由(4)式可知, $|\Delta n|$ 随外部 光泵形成的内置电场强度的增加而增大。

图 9 所示的微观机制可解释为 Ti³⁺离子中的电子从价带跃迁至导带,成为自由电子,在漂移和扩散

的共同作用下,向暗区迁移,被 Ti⁴⁺离子的陷阱能级 捕获^[25-29]。由于线性电光效应的影响,电子的空间位 移会产生内建电场,从而改变折射率。此外,被激发 电子的迁移将增加电导率,导致传导损耗增大。以上 结果使得传导损耗在0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷的 整个损耗中占主导地位。



图 8 18 ℃时 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷在 0.45 THz 和 0.55 THz 时的损耗角正切随功率的变化关系

Fig. 8 Tunability of the loss tangent of 0. 3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ ceramics at 0.45 THz and 0.55 THz as a function of the power at 18 ℃



图 9 0.45 THz 和 0.55 THz 时 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷的折射率随光功率的变化

Fig. 9 Variations of refractive index dependent on the optical power at 0.45 THz and 0.55 THz for 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ ceramics

4 结 论

在 18 ℃的温度下,通过实验和理论研究了外部 光场对太赫兹波段内 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷 吸收系数的影响,得出以下结论:1)当外部光泵强度 从 0 mW 增 加 到 300 mW 时, 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷的吸收系数得到明显的调制;2)在 0.55 THz 处,吸收系数的调制度可达到 34.46%; 3)在0.45 THz 和 0.55 THz 频率处 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃ 陶瓷 的 非 简 谐 系 数 分 别 为 $\alpha_{0.45}$ = 1.273×10⁻⁸和 $\alpha_{0.55}$ = 1.823×10⁻⁸。

本文通过对 0.3BaSrTiO₃-0.7NdAlO₃陶瓷在太 赫兹波段的吸收特性进行研究,了解太赫兹调制技 术的基本原理和内涵,在未来太赫兹波通信领域中 具有重要的参考价值和良好的应用前景。

参考文献

- [1] Plfalvi L, Hebling J, Alm si G, et al. Refractive index changes in Mg-doped LiNbO₃ caused by photorefraction and thermal effects [J]. Journal of Optics A: Pure and Applied Optics, 2003, 5(5): S280-S283.
- [2] Furukawa Y, Kitamura K, Alexandrovski A, et al. Green-induced infrared absorption in MgO doped LiNbO₃ [J]. Applied Physics Letters, 2001, 78(14): 1970-1972.
- [3] Wang W J, Kong Y F, Liu H D, et al. Light-induced domain reversal in doped lithium niobate crystals[J].
 Journal of Applied Physics, 2009, 105(4): 043105.
- Sweeney K L, Halliburton L E, Bryan D A, et al. Threshold effect in Mg-doped lithium niobate [J]. Applied Physics Letters, 1984, 45(7): 805-807.
- [5] Sweeney K L, Halliburton L E, Bryan D A, et al. Point defects in Mg-doped lithium niobate [J]. Journal of Applied Physics, 1985, 57 (4): 1036-1044.
- [6] Diamond H. Variation of permittivity with electric field in perovskite-like ferroelectrics [J]. Journal of Applied Physics, 1961, 32(5): 909-915.
- [7] Johnson K M. Variation of dielectric constant with voltage in ferroelectrics and its application to parametric devices [J]. Journal of Applied Physics, 1962, 33(9): 2826-2831.
- [8] Chen X J, Li B, Xu J J, et al. Photorefractive properties of near-stoichiometric LiNbO₃ grown from congruent melts containing K₂O [J]. Journal of Applied Physics, 2001, 90(3): 1516-1520.
- [9] Galambos L, Orlov S S, Hesselink L, et al. Doubly doped stoichiometric and congruent lithium niobate for holographic data storage [J]. Journal of Crystal Growth, 2001, 229(1/2/3/4): 228-232.
- [10] Rao J B L, Patel D P. Voltage controlled ferroelectric lens phased arrays [J]. IEEE Antennas and Propagation Society International Symposium, 1999, 47 (3) :458-468.
- [11] Sengupta L, Sengupta S. Novel ferroelectric materials for phased array antennas [J]. IEEE Transactions on Ultrasonics, Ferroelectrics and Frequency Control, 1997, 44(4): 792-797.
- [12] Chang W, Sengupta L. MgO-mixed Ba_{0.6} Sr_{0.4} TiO₃ bulk ceramics and thin films for tunable microwave applications[J]. Journal of Applied Physics, 2002, 92(7): 3941-3946.

- $\lceil 13 \rceil$ Cole M W, Nothwang W D, Hubbard C, et al. Low dielectric loss enhanced tunability and of Ba_{0.6} Sr_{0.4} TiO₃ based thin films via material compositional design and optimized film processing methods[J]. Journal of Applied Physics, 2003, 93 (11): 9218-9225.
- [14] Cho S Y, Kim I T, Hong K S. Microwave dielectric properties and applications of rare-earth aluminates
 [J]. Journal of Materials Research, 1999, 14(1): 114-119.
- Sengupta L C, Sengupta S. Breakthrough advances in low loss, tunable dielectric materials [J]. Materials Research Innovations, 1999, 2(5): 278-282.
- [16] Dai X S, Zhao Z Y, He X Y, et al. Terahertz dielectric properties of CaCu₃Ti₄O₁₂ ceramics [J]. Acta Optica Sinica, 2015, 35(5): 0516005.
 代秀松,赵振宇,何晓勇,等. CaCu₃Ti₄O₁₂陶瓷在 太赫兹频段的介电特性研究[J].光学学报, 2015, 35(5): 0516005.
- [17] Zhang C L, Mu K J. Terahertz spectroscopy and imaging [J]. Laser & Optoelectronics Progress, 2010, 47(2): 023001.
 张存林,牧凯军.太赫兹波谱与成像[J].激光与光 电子学进展, 2010, 47(2): 023001.
- Kim M H, Woo C S, Nahm S, et al. Crystal structure and microwave dielectric properties of (1-x) NdAlO_{3-x} CaTiO₃ ceramics [J]. Materials Research Bulletin, 2002, 37(3): 605-615.
- [19] Duvillaret L, Garet F, Coutaz J L. A reliable method for extraction of material parameters in terahertz time-domain spectroscopy [J]. IEEE Journal of Selected Topics in Quantum Electronics, 1996, 2(3): 739-746.
- [20] Yasuda H. Measurement of terahertz refractive index of metals [C] // 2008 Asia-Pacific Microwave Conference, December 16-20, 2008. Macau, China. New York: IEEE, 2008: 10684493.
- [21] Yasuda H, Hosako I. Measurement of terahertz refractive index for plasmon waveguides [C] // 2007 IEEE/MTT-S International Microwave Symposium,

June 3-8, 2007. Honolulu, HI, USA. New York: IEEE, 2007: 1125-1128.

- [22] Kipkoech E R, Azough F, Freer R, et al. Extended X-ray absorption fine structure analysis of (Ca, Nd)(Ti, Al)O₃ perovskite ceramics used in cellular base stations[J]. Acta Materialia, 2006, 54 (9): 2305-2309.
- [23] Song G X, Bian J J, Dong Y F, et al. The effect of preparing process on the synthesizing and microwave dielectric properties of 0.7CaTiO₃-0.3NdAlO₃ ceramics[J]. Piezoelectrics & Acoustooptics, 2008, 30 (1):118-120.
 宋国祥, 卞建江, 董云飞, 等. 制备工艺对 0.7CaTiO₃-0.3NdAlO₃材料的影响[J]. 压电与声光,2008,30(1):118-120.
- [24] Chen F S. Optically induced change of refractive indices in $LiNbO_3$ and $LiTaO_3$ [J]. Journal of Applied Physics, 1969, 40(8): 3389-3396.
- [25] Adams T B, Sinclair D C, West A R. Influence of processing conditions on the electrical properties of CaCu₃ Ti₄ O₁₂ ceramics [J]. Journal of the American Ceramic Society, 2006, 89(10): 3129-3135.
- [26] Rao C N R, Sarma D D. Study of electron states of solids by techniques of electron spectroscopy [J].
 Journal of Solid State Chemistry, 1982, 45(1): 14-39.
- [27] Wu L, Jiang L K, Xu Y B, et al. Optical tuning of dielectric properties of Ba_{0.6} Sr_{0.4} TiO₃-La(Mg_{0.5} Ti_{0.5})O₃ ceramics in the terahertz range[J]. Applied Physics Letters, 2013, 103(19): 191111.
- [28] Buse K, Adibi A, Psaltis D. Non-volatile holographic storage in doubly doped lithium niobate crystals [J]. Nature, 1998, 393(6686): 665-668.
- [29] Skoromets V, Kadlec C, Drahokoupil J, et al. Systematic study of terahertz response of SrTiO₃ based heterostructures: influence of strain, temperature, and electric field [J]. Physical Review B, 2014, 89(21): 214116.