(Sr,Ba)Al₁₂O₁₉: RE³⁺(RE=Ce, Tb)的 VUV 发光及 Ce³⁺→Tb³⁺的能量传递

张忠义^{1,2},张韫宏^{1*},李晓丽²,沈雷军²,韩 莉²,周永勃²,徐建华³,黄 艳³

1. 北京理工大学化学物理研究所,北京 100081

2. 包头稀土研究院, 内蒙古 包头 014030

3. 中国科学院高能物理研究所同步辐射实验室,北京 100039

摘 要 采用高温固相反应合成磁铅矿型(Sr, Ba) Al₁₂O₁₉ : RE³⁺ (RE=Ce, Tb)发光材料, X 射线衍射结果 证明生成单一磁铅矿型结构。Ce³⁺产生 302 nm 的发射峰和 340 nm 左右的不太明显的肩, 分别对应于 5*d*→ ²F_{5/2}和 5*d*→²F_{7/2}跃迁; 激发光谱显示两个宽带峰, 158 nm 峰对应于基质吸收, 260 nm 峰是由 4*f*-5*d* 跃迁引 起的。Tb³⁺的发射光谱显示特征的⁵D₃→⁷F_j(*j*=2, 3, 4, 5)和⁵D₄→⁷F_j(*j*=4, 5, 6)跃迁; 在激发光谱中, 160 nm 左右的峰是由基质吸收和 Tb³⁺-O²⁻ 电荷迁移带交迭产生的, 193 nm 峰是 Tb³⁺的 4*f*-5*d* 自旋允许跃 迁引起的, 233 nm 弱的峰是自旋禁戒 4*f*-5*d* 跃迁产生的。Ce³⁺的发射和 Tb³⁺的 *f*-*f* 跃迁吸收(~320 nm)完 全交迭, 并且 Tb³⁺的发光强度随 Ce³⁺的浓度增加而增强, 从激发光谱看出, Tb³⁺发光部分来自于 Ce³⁺ 的 吸收, 具有 Ce³⁺→Tb³⁺能量传递。

关键词 磁铅矿型铝酸盐; Ce³⁺和 Tb³⁺; VUV; 能量传递 中图分类号: O482.3 文献标识码: A 文章编号: 1000-0593(2008)08-1737-04

引 言

碱土金属铝酸盐作为高效发光基质材料被广泛研究,在 掺杂稀土元素 Eu²⁺ 后作为节能灯用蓝色荧光粉^[1];在掺入 Mn²⁺时又用作等离子平板电视用绿色荧光粉。近年来,由于 等离子平板显示和无汞荧光灯发光材料的需要,稀土元素掺 杂的无机化合物的真空紫外(VUV)发光性质,吸引众多人 员去研究^[2-5];同时也进行目前商用材料的发光性能改进。 例如,在 Zn2SiO₄:Mn²⁺体系中,通过增加激活剂 Mn²⁺的 浓度来缩短余辉时间^[6,7];通过共掺杂 Al³⁺/Li⁺使荧光寿命 降低^[8];Kolk^[9]通过共掺杂 Ba²⁺和 Gd³⁺荧光寿命降低,而 发光效率仍然维持在 86%。

Tb³⁺作为绿色发光材料的激活剂已得到许多应用,如节 能灯用三基色绿粉 LaPO₄: Ce³⁺, Tb³⁺, X 射线增感屏用绿 色发光材料等^[10,11]。但在等离子平板显示和无汞荧光灯领 域,还未使用掺 Tb³⁺的发光材料。由于 Tb³⁺的发射具有较 好的显色性,而目前等离子平板显示所用绿色发光材料存在 余辉时间长的缺点,通过研究 Tb³⁺在无机化合物中真空紫 外发光和 4*f*-5*d* 跃迁,以期得到性能较好的发光材料。我们 用高温固相反应合成了(Sr, Ba)Al₁₂O₁₉:Ce³⁺,Tb³⁺发光材 料,研究了其的真空紫外发光性质和 Ce³⁺→Tb³⁺的能量传 递。

1 实 验

1.1 材料合成

称取一定量的 MgO(A.R), SrCO₃(A.R), BaCO₃ (A.R), CeO₂(99.99%), Tb₄O₇(99.99%), Al₂O₃(光谱纯) 以及助熔剂,在玛瑙研钵中加入少量丙酮充分研磨混合均 匀,放入刚玉坩埚中,在1400~1600℃灼烧4~6h,自然 冷却后取出研细;用去离子水洗涤三次至中性,在红外烘箱 110℃烘干。在1200℃, CO气氛中灼烧2~4h,冷却后取 出研细即得样品。

1.2 测试

材料的晶体结构分析使用 Shimadzu XRD-6000 型 X 射

收稿日期: 2007-03-26, 修订日期: 2007-06-28

基金项目:国家自然科学基金项目(20673012)和内蒙古科技攻关项目(20020204)资助

作者简介:张忠义,1963年生,北京理工大学化学物理研究所博士研究生 e-mail: zhang_zhyi@sina.com

线衍射仪进行;真空紫外光谱使用中国科学院高能物理研究 所同步辐射设备进行,在相同的激发条件下,样品的激发光 谱用水杨酸钠进行校正。

2 结果与讨论

2.1 结构分析

(Sr, Ba)Al₁₂O₁₉: Tb³⁺的粉末 X-射线衍射如图 1 所示。 可以看出,最强的衍射峰对应于114 衍射面,不同于β Al₂O₃型晶体结构的107 衍射面为最强衍射峰,所有衍射峰 和标准的 SrAl₁₂ O₁₉ (PDF # 80-1195) 匹配,表明生成了单相 磁铅矿型晶体结构,具有 P6₃/mmc(194)空间群。磁铅矿 SrAl₁₂O₁₉型结构是在中心原子和氧原子形成的尖晶石结构 的 $Al_{11}O_{16}^+$ 层之间存在 $SrAlO_3^-$ 层^[12], Sr^{2+} 和氧离子形成十 二配位。实验中发现,这种类型的结构,依赖于碱土金属离 子的半径以及和中心原子的匹配。由于稀土离子取代 Sr²⁺引 起体系的电荷不平衡,为了保持电荷平衡,在体系中加入适 当量的 Mg²⁺ 有助于保持材料的电荷平衡, Mg²⁺ 的加入取代 中心的 Al³⁺会产生晶胞参数中 c 值的增加, 这已被 X-射线 衍射分析所证实。少量的 Ba2+ 的加入, 可以提高材料的紫外 发光强度。因此通过选择加入适当量的 Mg²⁺ 和 Ba²⁺,不仅 有助于单一磁铅矿型(Sr, Ba)Al₁₂O₁₉:Tb³⁺的形成,而且还 可提高发光强度。



Fig. 1 Comparision of X-ray diffraction patterns between (Sr, Ba)Al₁₂ O₁₉ : RE³⁺ (B) and SrAl₁₂ O₁₉ (PDF # 80-1195)(A)

2.2 (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉: RE(RE=Ce³⁺, Tb³⁺)的 VUV 发光 性质

Ce³⁺的发光是由 4*f*-5*d* 允许跃迁引起的,由于 5*d* 轨道 受晶场强度的影响较大,因此在氟化物中,产生 320 nm 的 发射峰^[13],而在碱土金属硫化物中产生绿色发光^[14, 15]。在 (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉:Ce³⁺_{0.05}中,产生 302 nm 发射峰和不太明显 的 340 nm 左右的肩,二者的能量差约为 2 000 cm⁻¹,分别对 应于 Ce³⁺的 5*d*→² $F_{5/2}$ 和 5*d*→² $F_{7/2}$ 跃迁,如图 2A 所示。激 发光谱显示两个宽带峰,峰位分别为 158 和 260 nm,前者是 由基质吸收引起的,后者是由 Ce³⁺的 4*f*→5*d* 跃迁产生的, 如图 3 所示。其中 260 nm 峰劈列为 5 个峰,峰位分别为 222, 234, 242, 254 和 260 nm,分别用这几个波长作发射光 谱,发射光谱没有变化,说明只有一种 Ce³⁺ 格位存在, Ce³⁺ 周围的对称性也比较低。



Fig. 2 (A) Emission spectrum of (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : $Ce_{0.03}^{3+}(\lambda_{ex} = 260 \text{ nm})$; (B) Excitation spectrum of (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : $Tb_{0.05}^{3+}$ in range of 300-350 nm ($\lambda em = 543 \text{ nm}$)



在(Sr, Ba)Al₁₂O₁₉: Tb³⁺_{0.05}中, 发射光谱主要产生⁵D₃→ $^{7}F_{j}(j=2, 3, 4, 5)$ 和 $^{5}D_{4}$ → $^{7}F_{j}(j=4, 5, 6)$ 跃迁如图 4 所 示,发射光谱随 Tb³⁺ 的浓度增加发生变化,在比较低的 Tb³⁺浓度下,主要产生⁵D₃→⁷F_i 跃迁,随着 Tb³⁺的浓度继 续增加, ${}^{5}D_{4} \rightarrow {}^{7}F_{i}$ 跃迁逐渐增强, 产生这一变化的原因是 ⁵D₃ 能级和⁵D₄ 能级间以及⁷D 能级和⁵D₄ 能级间的交叉驰豫 引起的^[16,17]。在130~350 nm 范围内, 激发光谱主要由 3 部 分组成,其中160 nm 峰是一个不完全对称的峰,是由基质 吸收和 Tb³⁺-O²⁻ 的电荷迁移带交迭产生的。虽然根据 Jrgensen's 公式计算氧化物中 Tb³⁺-O²⁻的电荷迁移带在~150 nm 左右, 但该峰随碱土金属离子的变化而发生变化。我们 应用 Dorenbos^[18]方程计算了 Ce³⁺在该体系中的 4*f*-5*d* 能级 降低值 D(Ce, A)=10 878 cm⁻¹,说明稀土离子所处的晶场 强度比较弱;随基质中镁含量的增加,该峰向长波方向移 动;随钡含量的逐渐增加,该峰的强度逐渐减弱,直到锶完 全被钡取代后,该峰完全消失。由于铽离子进入晶格将取代 锶, 而锶在磁铅矿中和氧是十二配位的, 因此铽离子处于高 配位数、低晶场强度的环境中,从而使 Tb3+-O2- 的电荷迁 移带向长波方向移动。193 nm 峰是 Tb3+ 的自旋允许 4f-5d 跃迁引起的;峰位在 233 nm 的较弱的球形峰是 Tb^{3+} 的自旋 禁戒 4 f-5d 跃迁产生的;我们根据 Dorenbos 公式^[19] 计算了

铽离子在该体系中的 4f-5d 跃迁能级,和实验中观察到的结 果完全一致。而在 320 nm 的较弱的线状峰是 Tb³⁺ 的 f-f跃迁引起的,如图 56 所示。





Fig. 5 Excitation spectra of $(Sr, Ba)Al_{12}O_{19} : RE^{3+}(RE=Ce^{3+}, Tb^{3+})(\lambda_{em}=545 \text{ nm})$

Dash line: (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : Tb_{0.1}³⁺, Ce_{0.01}; Solid line: (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : Tb_{0.1}³⁺

2.3 (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : RE(RE=Ce³⁺, Tb³⁺) \oplus Ce³⁺ \rightarrow Tb³⁺ 的能量传递

在(Sr, Ba) Al₁₂ O₁₉: Tb³⁺_{0.05}, Ce³⁺_{0.03}中, 激发光谱产生 Ce3+的4f-5d 跃迁,如图 5a 所示,峰位在 260 nm 峰是 Ce3+ 离子的 4f-5d 吸收产生的,从激发光谱中还可以看出,在波 长大于 160 nm 时, 共掺杂 Ce^{3+} 后, Tb^{3+} 的吸收峰明显增 强,说明 Ce³⁺→Tb³⁺具有能量传递。众所周知,在研究离子 间的能量传递时,比较有效的方法是测试敏化剂和激活剂的 荧光寿命,根据它们的单掺和双掺寿命的变化来判断能量传

递。此外,产生能量传递的前提条件之一是敏化剂的发射和 激活剂的吸收交迭,其次在掺入敏化剂后,激活剂的发光强 度大幅增加。为了证实在磁铅矿铝酸盐中 Ce³⁺→Tb³⁺ 的能 量传递,在Ce³⁺的发射光谱范围内,我们测定了Tb³⁺的激 发光谱,如图 2B 所示。从图中可以看出, Ce3+ 的发射和 Tb³⁺的 *f*-*f* 跃迁吸收发生交迭,从而使该体系中 Ce³⁺→ Tb³⁺能量传递非常有效,掺入少量的 Ce³⁺ 后, Tb³⁺ 的发光 便得到大大增强。在固定 Tb³⁺ 的浓度不变的情况下, 随着 Ce^{3+} 的浓度增加,在 254 nm 波长光激发下, Tb^{3+} 的发光逐 渐增强,当 Ce^{3+} 的浓度增加到 0.03 mol%时,共掺杂 Ce^{3+} 后,Tb³⁺的发光强度是单掺Tb³⁺的2倍,如图6所示,说明 Ce³⁺→Tb³⁺具有能量传递效应。



The luminescent intensity of ${}^{5}D_{4} \rightarrow {}^{7}F_{5}$ transition chan-Fig. 6 ges with the Ce³⁺ ion concentrations in the (Sr, Ba) $Al_{12}O_{19}$: $Tb_{0.05}^{3+}$, Ce_x^{3+}

3 结 论

(1) 采用高温固相反应技术合成了具有单一磁铅矿型碱 土金属复合的铝酸盐;

(2) Tb³⁺产生⁵D₃→⁷F_i和⁵D₄→⁷F_i特征跃迁;在激发 光谱中,观察到 Tb³⁺→O²⁻ 电荷迁移带和基质吸收的交迭, 自旋允许的 4f-5d 跃迁以及自旋禁戒的 4f-5d 跃迁;

(3) 在该体系中,存在 Ce³⁺→Tb³⁺离子的能量传递,使 Tb³⁺的发光大幅度增加。

考 文 献

- [1] Stevels A L N, Verstegen J M P J. Journal of Luminescence, 1974, 14: 207.
- [2] Bettman M, Terner L L. Inorganic Chemistry, 1971, 10: 1442.
- [3] Liang Hongbin, Tao Ye, Su Qiang, et al. Journal of Solid State Chemistry, 2002, 167: 435.
- [4] Lammers J J, Verhaar H C G, Blasse G. Materials Chemical Physics, 1986, 16: 63.
- [5] Ronda C R. Journal of Luminescence, 1997, 72-74: 49.
- [6] Morell A, Khiati N E. Journal of the Electrochemistry Society, 1993, 140: 2019.
- [7] Barthou C, Benoit J, Benalloul P, et al. Journal of the Electrochemistry Society, 1994, 141: 524.
- [8] Li Q H, Komarneni S, White W B, et al. Extended Abstracts of the 3rd International Conference on the Science and Technology of Display Phosphors, Huntington beach, CA, 1997. 21.
- [9] Kolk E van der, Dorenbos P, Eijk C W E van, et al. Journal of Luminescence, 2000, 87-89; 1246.

- [10] Youmo Li, Guillen F, Fouassier C, et al. Journal of the Electrochemistry Society: Solid State Technology, 1985, 132(3): 717.
- [11] SHI Yan-ning, HE Da-wei, LIANG Zhong-yi(史艳宁, 何大伟, 梁忠益). Spectroscopy and Spectral Analysis(光谱学与光谱分析), 2006, 26(5): 809.
- [12] Iyi N, Inoue Z, Takenawa S, et al. Journal of Solid State Chemistry, 1984, 52: 66.
- [13] Banks E, Srivastava A M, Halperin A. Journal of the Electrochemistry Society, 1987, 134(6): 1584.
- [14] ZHANG Zhong-yi, SU Qiang, LÜ Yu-hua. Proceedings of the 2nd International Conference on Rare Earth Development and Applications. Beijing: International Academic Publishers, 1991, Vol. 2, 778.
- [15] ZHANG Zhong-yi, SU Qiang, LÜ Yu-hua(张忠义, 苏 锵, 吕玉华). Chinese Rare Earths(稀土), 1991, 12: 11.
- [16] Raue R, Nieuwesteeg K, Busselt W. Journal of Luminescence, 1991, 48-49: 485.
- [17] Hayakawa T, Kamata N, Yamda K. Journal of Luminescence, 1996, 68: 179.
- [18] Dorenbos P. Journal of Luminescence, 2000, 87-89: 970.
- [19] Dorenbos P. Journal of Luminescence, 2000, 91: 91.

The VUV Luminescence Properties and the $Ce^{3+} \rightarrow Tb^{3+}$ Energy Transfer in the (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉

ZHANG Zhong-yi^{1, 2}, ZHANG Yun-hong^{1*}, LI Xiao-li², SHEN Lei-jun², HAN Li², ZHOU Yong-bo², XU Jian-hua³, HUANG Yan³

- 1. The Institute of Chemical Physics, Beijing Institute of Technology, Beijing 100081, China
- 2. Baotou Research Institute of Rare Earth, Baotou 014030, China
- Laboratory of Beijing Synchrotron Radiation, Institute of High Energy Physics, Chinese Academy of Sciences, Beijing 100039, China

Abstract The (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : RE³⁺ (RE=Ce, Tb) compounds have been synthesized by the solid state reaction technology. The single-phase magnetoplumbite—type crystal structure has been identified by the X-ray diffraction analysis. The 302 nm peak and ~340 nm not-clear shoulder are correspondence to the $5d \rightarrow^2 F_{5/2}$ and $5d \rightarrow^2 F_{7/2}$ transitions in the emission spectrum, respectively. The 158 nm peak and 260 nm peak are separately contributed to the host absorption and 4f-5d transition of Ce³⁺ in the excitation spectrum. The characteristic emission of ${}^{5}D_{3} \rightarrow^{7}F_{j}$ (j=2, 3, 4, 5) and ${}^{5}D_{4} \rightarrow^{7}F_{j}$ (j=4, 5, 6) transitions in the range of 400-600 nm are assigned in the emission spectrum of (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : Tb³⁺_{0.65}. The ~160 nm peaks arises from the overlap of the Tb³⁺ -O²⁻ charge transfer band and the host absorption. The 193 nm and 233 nm peaks are attributed by the spin-allowed 4f-5d transition absorption of Tb³⁺ exists in the (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : Tb³⁺, Ce³⁺ compounds. The luminescence intensity of Tb³⁺ increases with the increase of the Ce³⁺ ion concentration. When the Ce³⁺ ion concentration reaches about 0.03 mole, the luminescence intensity of Tb³⁺ ion is nearly two times comparing with the non-codoping Ce³⁺ ion compounds. When the emission of Tb³⁺ in the (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : Tb³⁺ besides the host absorption and 4f-5d transitions of Tb³⁺ in the (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : Tb³⁺ besides the host absorption and 4f-5d transitions of Tb³⁺ in the (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : Tb³⁺ ion is nearly two times comparing with the non-codoping Ce³⁺ ion compounds. When the emission of Tb³⁺ in the (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : Tb³⁺ (RE=Ce, Tb) compounds. According to the excitation spectrum, the part of the emission of Tb³⁺ comes from the absorption of Ce³⁺ ion. Therefore, it is illustrated that the Ce³⁺ \rightarrow Tb³⁺ energy transfer has been existed in the (Sr, Ba)Al₁₂O₁₉ : RE³⁺ (RE=Ce, Tb) compounds.

Keywords (Sr, Ba) $Al_{12}O_{17}$; Ce^{3+} and Tb^{3+} ; VUV; Energy Transfer

(Received Mar. 26, 2007; accepted Jun. 28, 2007)

* Corresponding author