物理学报 Acta Physica Sinica





Institute of Physics, CAS

NaYF₄:Tm³⁺ 纳米棒中激光脉宽调控的荧光选择输出特性

张翔宇 王晋国 徐春龙 潘渊 侯兆阳 丁健 程琳 高当丽

Luminescence selective output characteristics tuned by laser pulse width in Tm^{3+} doped $NaYF_4$ nanorods

Zhang Xiang-Yu Wang Jin-Guo Xu Chun-Long Pan Yuan Hou Zhao-Yang Ding Jian Cheng Lin Gao Dang-Li

引用信息 Citation: Acta Physica Sinica, 65, 204205 (2016) DOI: 10.7498/aps.65.204205 在线阅读 View online: http://dx.doi.org/10.7498/aps.65.204205 当期内容 View table of contents: http://wulixb.iphy.ac.cn/CN/Y2016/V65/I20

您可能感兴趣的其他文章 Articles you may be interested in

Tm³⁺ 掺杂 Ge-Ga-S 玻璃微球 -石英光纤锥耦合系统的荧光回廊模特性 Fluorescence whispering gallery modes in Tm³⁺-doped Ge-Ga-S chalcogenide glasses microspheresilica fiber taper coupling system 物理学报.2016, 65(14): 144205 http://dx.doi.org/10.7498/aps.65.144205

 Er^{3+}/Yb^{3+} 共掺 NaYF₄/LiYF₄ 微米晶体的上转换荧光特性

Upconversion flourescence characteristics of Er³⁺/Yb³⁺ codoped NaYF₄ and LiYF₄ microcrystals 物理学报.2016, 65(8): 084205 http://dx.doi.org/10.7498/aps.65.084205

纳米ZnO-SiO2自清洁增透薄膜的制备及其性能

Preparation and characterization of self-cleaning and anti-reflection ZnO-SiO₂ nanometric films 物理学报.2016, 65(6): 064206 http://dx.doi.org/10.7498/aps.65.064206

d³⁺/Y³⁺ 共掺对 Nd:CaF₂ 晶体光谱性能的影响

Effects of Gd^{3+}/Y^{3+} codoping on the spectral properties of Nd:CaF₂ crystals 物理学报.2016, 65(5): 054207 http://dx.doi.org/10.7498/aps.65.054207

 $Nd^{3+}:SrY_2O_4$ 粉体的制备、结构与光谱性能研究

Synthesis, structure and spectroscopic properties of Nd^{3+} :SrY₂O₄ phosphor 物理学报.2016, 65(1): 014211 http://dx.doi.org/10.7498/aps.65.014211

NaYF₄:Tm³⁺纳米棒中激光脉宽调控的荧光选择 输出特性^{*}

张翔宇^{1)†} 王晋国¹⁾ 徐春龙¹⁾ 潘渊¹⁾ 侯兆阳¹⁾ 丁健¹⁾ 程琳¹⁾ 高当丽²⁾

(长安大学理学院,西安 710064)
 (西安建筑科技大学理学院,西安 710055)
 (2016年5月16日收到;2016年7月23日收到修改稿)

基于频域和时域的光谱学分析,系统地研究了Tm³⁺掺杂的NaYF₄纳米棒的荧光选择输出特性及荧光 输出与激光脉冲宽度、激发波长、抽运功率及环境温度的依赖关系.结果表明:与其他因素相比,输出光色强 烈地依赖于激光脉宽.通过合适的脉宽激光激发,在NaYF₄:0.5 mol%Tm³⁺纳米棒中获得了强烈的单带近 红外荧光发射,该波段荧光在深层组织成像方面具有极大应用优势.基于多声子无辐射弛豫理论和荧光动力 学过程,揭示了脉冲宽度调控的单带近红外荧光的输出机理,其机理为多声子弛豫辅助的下转换荧光和激光 脉宽调制的上转换荧光之间的竞争,该研究为光谱调控提供了新的理论依据和途径.

关键词: NaYF₄:Tm³⁺ 纳米棒, 脉冲宽度, 选择激发, 光谱调控 **PACS:** 42.70.-a, 78.55.-m, 78.67.-n **DOI:** 10.7498/aps.65.204205

1引言

近年来,稀土掺杂的上转换荧光材料在生物 医学应用领域表现出强大的优势.制备和设计高 效稀土纳米荧光材料成为国内外研究的热点^[1-4]. NaYF4 晶体是迄今为止人们发现的具有最强上转 换发光效率的基质材料之一^[5].新加坡的Su等^[6], Qian和Zhang^[7],加拿大的Johnson等^[8],美国的 Nyk等^[9],以及国内的彭卿和李亚栋^[10]、Wang 等^[11]、Zhang等^[12]和郑伟等^[13]都致力于合成高 效、单分散、小尺寸和水溶性的NaYF4纳米晶并揭 示其光学性能,取得了丰硕的研究成果.稀土纳米 荧光材料的制备方法很多,包括溶胶-凝胶法、水热 溶剂热法、热分解法、共沉淀法、燃烧法和微乳液法. 其中,溶剂热法被认为是目前制备尺寸和形貌可控 的氟化物上转换纳米颗粒(UCNPs)最有效的合成 方法之一[1,14].

然而,稀土纳米荧光材料在生物医学领域的应 用不但要求其颗粒尺寸和形貌可控,而且对其荧光 性质有苛刻的要求.不仅要求其具有高的上转换 荧光强度、可分辨的发光及单一波长激发下颜色可 控输出等,而且为了避免组织过热和提供高的组织 穿透深度,要求激发和发射波长均位于生物光学窗 口^[15-17].

长期以来,如何提高稀土纳米荧光材料的发光 效率和强度一直是稀土掺杂发光材料研究领域的 重大科学难题.围绕如何增强稀土纳米荧光材料的 荧光强度和效率,研究者们从影响稀土纳米材料荧 光效率的内因和外因着手,提出了许多荧光性能的 可控构筑设计包括调节晶相、尺寸、组成、掺杂剂浓 度、引入敏化剂和金属表面荧光增强、核-壳结构及 增加激发光功率等^[18-24].

^{*} 国家自然科学基金(批准号: 51101022)、陕西省青年科技新星项目(批准号: 2015KJXX-33)、陕西省自然科学基金(批准号: 2014JQ1008, 2014JM2-5066)和中央高校基本科研业务费(2013G1121085, 310812152001)资助的课题.

[†]通信作者. E-mail: xyzhang@chd.edu.cn

^{© 2016} 中国物理学会 Chinese Physical Society

2008年, 新加坡国立大学 Chatterjeea 等^[25] 在 没有特异性键联的情况下将粒径为30 nm左右 稀土掺杂的 NaYF₄ 纳米晶体直接应用于细胞和 活体成像. 结果表明, 细胞成像具有很高的信噪 比, 活体成像深度可达1 cm. 然而, 遗憾的是, 目 前主要应用于活体成像的 UCNPs (Yb³⁺/Er³⁺或 Yb³⁺/Tm³⁺ 共掺杂的氟化物纳米晶体)^[1], 其激发 波长 (一般为980 nm) 和发射波长 (一般为绿色或 蓝色) 单一, 且位于生物组织和水的强吸收区域, 光 穿透深度较低, 过热效应显著^[26].

为了克服激发和发射光在生物组织中穿透深 度有限的缺陷,寻找新的激发波长和对发射谱进 行调控迫在眉睫. 2013年,美国Shen等^[26]率先 通过设计构筑NaYF4:Nd³⁺/Er³⁺/Yb³⁺@NaYF4 核-壳UCNPs, 将在800 nm 具有强吸收的 Nd³⁺ 离子掺杂在NaYF4:Er³⁺/Yb³⁺核内,通过敏化 剂级联实现了在800 nm激发下UCNPs的光致 发光. 和980 nm激发相比, 800 nm光子具有 小的水吸收系数,改善了激发光组织穿透深度 和弱化了过热效应. 随后,国内的Wang等^[27] 和新加坡的Xie等^[28]也做了类似的工作, 通过 空间分离敏化剂Nd³⁺和激活剂Er³⁺,实现了 Nd³⁺的高浓度掺杂和敏化剂对激发光的强吸 收,输出了与980 nm激发可比拟的上转换荧 光强度. 接着,中科院化学所Zhong等^[29]设 计了NaYF4:Yb/Er@NaYF4:Yb@NaNdF4:Yb核-壳-壳结构,通过核-壳间插入隔离层彻底消 除了Nd³⁺/Er³⁺离子对间的交叉弛豫,获得 了强的上转换荧光. 在激发光通过5 cm的 水光程后,上转换荧光强度为980 nm激发下 NaYF₄:Yb/Er@NaYF₄UCNPs 荧光强度的125倍. 但由于生物组织对短波长荧光的强吸收,在猪肉和 裸鼠活体成像中,穿透深度也仅达到1和3 cm.复 旦大学的Li等^[30]以NaGdF4作为基质,通过构筑 核壳结构UCNPs, 实现了800 nm激发的上/下转 换双模式成像. 在裸鼠活体成像中, 上转换模式组 织探测深度仅为15 mm,但近红外到近红外(NIRto-NIR)的下转换荧光在裸鼠的背面甚至可探测. 这种双模式成像的设计有效地弥补了UCNPs的缺 陷,但对发光中心离子有苛刻的要求.

与此同时,另一个突破性的工作是解决发射谱 的调控问题. 过渡元素 Mn^{2+} 离子被首次作为"能 量转移桥"共掺于 Er^{3+}/Yb^{3+} 和 Tm^{3+}/Yb^{3+} 掺杂 的立方相NaYF₄ UCNPs内^[31-33].稀土离子的高 激发态能量通过Mn²⁺和稀土离子之间的共振能 量转移输运到低激发态,在生物光学窗口实现了增 强的NIR单带发射^[33],但由于没有使用上转换发 光效率最高的六方相NaYF₄作为基质和采用核-壳结构增强荧光,穿透深度也仅达1.5 cm多.

纵观文献,目前对光谱调控的稀土纳米荧光材 料基本都是基于核-壳结构设计,制备工序复杂冗 长,很难批量生产和产业化.众所周知,一般来说, 上转换纳米颗粒的荧光效率要比相应的下转换材 料低1—2个数量级.要想进一步扩展稀土纳米材 料的实际的医学应用,局限于传统的光谱调控手 段,荧光强度很难有新的突破,各种改善荧光强度 和穿透深度方法的整合仍然是个挑战性课题.

本研究提出采用简单的溶剂热法一步合成 NaYF4:Tm³⁺纳米棒,通过656 nm附近光子选 择激发Tm³⁺离子,结合激光脉宽调控选择输出 上/下转换荧光的新方法.系统研究了脉冲宽度、环 境温度、激发功率和激发波长对荧光的调控程度, 并进一步揭示了脉冲宽度对光谱调控的机制.

2 实 验

2.1 实验原料

Y₂O₃(纯度: 99.99%), Tm₂O₃(纯度: 99.99%)、 硝酸(优级纯)、无水乙醇(分析纯)、油酸(分析纯) 和氟化钠(优级纯)均购于国药集团化学试剂有限 公司,以上试剂使用前均未进一步提纯.实验中所 用水为去离子水.

2.2 NaYF₄:Tm³⁺ 纳米棒的制备

稀土硝酸盐溶液的制备:将Y₂O₃和Tm₂O₃ 分别溶解在适量稀硝酸中,加热、搅拌,至溶液 变成透明的胶状物时,加入定量的去离子水,继 续搅拌,直至胶状物质变澄清,配成0.2 mol·L⁻¹ 的Y(NO₃)₃和Tm(NO₃)₃硝酸盐溶液作为储备液 备用.

NaYF₄:x mol% Tm³⁺ (x = 0.05, 0.1, 0.2, 0.5) 纳米棒采用溶剂热法制备^[34]. 具体制备 过程如下: 首先称取 0.6 g的 NaOH 加入烧杯中, 加入 3.0 mL 的去离子水、10 mL 的无水乙醇和 10 mL 的油酸搅拌均匀, 然后将 3 mL 配制好的 Y(NO₃)₃和 Tm(NO₃)₃溶液按照 99.5 : x (物质的 量比: mol/mol, x = 0.05, 0.1, 0.2, 0.5)的比例加入 烧杯中,于室温下磁力搅拌30 min,再加入4.0 mL 的氟化钠溶液 (1.0 mol/L)并搅拌均匀.最后将牛 奶状的混合溶液转入40 mL反应釜内,于200 °C 下水热反应24 h.取出反应釜,自然冷却至室温, 通过乙醇和水离心洗涤数次,60 °C真空干燥获得 NaYF₄:Tm³⁺粉末样品待表征与光谱测量.

2.3 样品的表征方法

样品结构采用 D/Max2550VB+/PC X 射线衍 射仪 (Cu 靶 Ka (40 kV, 40 mA), 波长 0.15406 nm) 进行分析, 扫描速度为 10°/min, 步长 0.1°. 粒子的 形貌和尺寸通过日本 JEOL 公司的 JEM-2100 型透 射电子显微镜 (加速电压为 160 kV) 进行观察.光 谱学测量在 20—300 K 温度范围内进行.激发光 源为脉冲激光 (Quanta Ray Lab-170-Nd³⁺: YAG, 输出波长 355 nm, 脉冲宽度 2 ns, 脉冲重复频率 10 Hz) 抽运的可调谐染料激光器 (Cobra-Stretch D1800) 和输出波长为 647 nm 的连续光纤激光器. 所用激光染料为 DCM 的乙醇溶液, 激光输出波长 范围为 620—680 nm. 样品环境温度由 ARS DE-



202NI 闭循环制冷系统控制 (温度在 20—450 K 范 围连续可控). 荧光信号的采集和记录由 CCD 摄 谱系统 (PIXIS 100)、焦距为 0.75 m 单光栅单色仪 (SP 2750i) 和 PMT 等完成. TDS 5000 B 数字荧光 示波器用于时间域荧光衰减过程的测量记录.

3 实验结果与讨论

图1(a)展示了油酸辅助的溶剂热法合成的 NaYF₄:0.5 mol% Tm³⁺纳米棒的透射电子显微 镜(TEM)照片.由TEM图片可以看出制备的 NaYF₄:Tm³⁺纳米棒形状、尺寸分布均匀,长度 和直径分别约为1 µm和40 nm.图1(b)为纳米棒 的高分辨电子显微镜(HRTEM)照片,测得相邻 的晶格条纹间距为0.52 nm,对应于NaYF₄的10Ī0 晶面间距.图1(c)中选区电子衍射(SAED)图揭示 六方相NaYF₄晶体为单晶.图1(d)展示了X射线 衍射(XRD)谱图,除了少许反应过量的NaF杂质 外,与六方相NaYF₄结构的标准卡片(JCPDS No. 28-1192)的衍射峰一致.由于微量掺杂Tm³⁺离子, XRD谱各衍射峰没有明显移动.这与HRTEM图 和SAED图的结果一致.





图 1 (a)—(d) 六方相 NaYF₄:0.5 mol% Tm³⁺ 纳米棒的 TEM, HRTEM 和 SAED 照片及 XRD 谱图 Fig. 1. TEM (a), HRTEM (b), SAED (c) images and XRD pattern (d) of 0.5 mol% Tm³⁺ doped NaYF₄ nanorods.

我们知道,在一个基态吸收(GSA)/激发态吸 收(ESA)的上转换过程中,在激发波长不能同时 匹配GSA和ESA的情况下,当激发波长匹配ESA 时,有利于上转换荧光;而激发波长匹配GSA时, 则有利于抑制上转换荧光,促进下转换荧光.为 了满足稀土纳米材料不同应用的需求,需输出不 同波段的荧光,为此,我们选择647和656 nm光子 分别匹配 Tm³⁺ 离子的 ESA (³H₄ \rightarrow ¹D₂) 和 GSA $({}^{3}H_{6} \rightarrow {}^{3}F_{2})$. 图 2 (a) 展示了分别在 647 和 656 nm 脉冲激光(10 ns 脉宽)激发下掺杂0.5 mol% Tm³⁺ 的NaYF4纳米棒的变温荧光发射谱.两个发射谱 带中心约位于 453 和 800 nm, 分别源于 Tm³⁺ 离子 的 ${}^{1}D_{2} \rightarrow {}^{3}F_{4} \pi {}^{3}H_{4} \rightarrow {}^{3}H_{6}$ 能级跃迁[35-39]. 具体 的相关能级跃迁过程如图2(b)所示^[19,35].从变温 发射谱中可以清楚地观察到:在656 nm光子共振 激发 ³F₂ 能级的条件下,获得了强烈的单带近红外 下转换荧光发射,而且荧光强度随着环境温度的降



图 2 (网刊彩色) (a) 可调谐脉冲激光激发下的 NaYF4:0.5 mol% Tm³⁺ 纳米棒的变温发射谱, 相应的激 发波长和温度在图上已标出; (b) Tm³⁺ 的能级和相应的 跃迁图

Fig. 2. (color online) (a) Emission spectra of NaYF₄:0.5 mol% Tm³⁺ nanorods at different temperatures (20 and 300 K) under 655 and 647 nm pulsed laser excitation; (b) the energy levels and transitions diagram of Tm³⁺ ions.

低而剧烈增加. 然而, 在其他条件不变的情况下, 仅当激发波长从656变为647 nm,非共振激发³F₂ 能级条件下,情况则变得完全不同.如图2底部的 光谱所示,近红外荧光强度剧烈减小,而蓝色双光 子上转换荧光被成功观察到,但并不像期望的那 样,在各种温度下,蓝色荧光都远小于近红外荧光. 而且,各谱带荧光强度和近红外与蓝色相对荧光强 度比率几乎不随环境温度变化而变化. 很容易理解 图 2 中,在656 nm 共振激发下,下转换近红外荧光 强度随环境温度降低而增强,这是由于无辐射弛豫 减小导致的结果. 647 nm 非共振激发 3F2 能级时, 荧光强度和相对比率几乎独立于环境温度,这可能 是由于非共振激发主要是激发纳米晶体近表面区 域的离子. 而表面的离子由于具有大的声子能量 (OH-等),环境温度的变化对声子能量的变化可以 忽略.

为了进一步揭示其电子跃迁机理,图3分别展 示了峰值位于453 nm处蓝色发射和位于802 nm处 强近红外发射在不同温度下的激发谱.可以看出: 上转换和下转换发射的激发峰重心并不重合.上转 换荧光激发谱随环境温度的降低没有表现出明显 的谱带窄化现象(图3(a)和图3(b)).在低温下,上 转换荧光激发谱(图3(a))对应ESA和GSA两个宽 带峰隐约可辨,中心分别在645和656 nm处,这暗 示上转换荧光强度同时依赖于GSA和ESA概率. 相比于室温下的上转换激发谱(图3(b)),低温下激



图 3 (网刊彩色) NaYF₄:0.5 mol% Tm³⁺ 纳米晶体在 20 和 300 K 温度下的激发谱.其中, (a), (b) 监控波长位 于 453 nm 的蓝色发射; (c), (d) 监控波长位于 802 nm 的 近红外发射

Fig. 3. (color online) Excitation spectra at the temperatures of 20 and 300 K in NaYF₄:Tm³⁺nanocrystals.
(a), (b) monitoring blue emission at 453 nm;
(c), (d) monitoring near-infrared emission at 802 nm. 发谱的激发态吸收峰略向短波方向移动(从647 nm 移到645 nm),这可能是由于能级的玻尔兹曼分布 受温度影响所致.下转换荧光激发谱(图3(c)和 图3(d))随环境温度的降低,均匀展宽减小,在 宽带背景上出现了3个强而锐吸收峰,分别位于 656,658和659 nm处(图3(c)).和上转换激发谱 (图3(a)和图3(b))比较,下转换激发谱重心向长 波方向移动,荧光强度强烈地依赖于激发波长和环 境温度,最佳激发波长在656 nm 附近.

考虑到¹D₂能级的中间态³H₄能级布局的耗 时问题,图4展示了激发光分别为连续(CW)和脉 冲激光时,在647 nm 激发下 NaYF₄:Tm³⁺ 纳米颗 粒的发射谱(656和355 nm脉冲激光激发下的发射 谱仅作为分析参考). 有趣的是, 在连续和脉冲激光 激发下, NaYF4:Tm³⁺纳米颗粒表现了不同的发射 特性. 在 647 nm CW 激光非共振激发 ³F₂ 能级条 件下,源自于¹D₂ \rightarrow ³F₄和¹G₄ \rightarrow ³H₆跃迁的蓝色 上转换荧光和源自于³H₄→³H₆的近红外下转换 荧光同时被获得,而在10 ns脉宽的脉冲激光非共 振激发下,源自于 $^{1}D_{2} \rightarrow ^{3}F_{4}$ 的蓝色上转换荧光占 总荧光强度不到5%和源自于 ${}^{1}G_{4} \rightarrow {}^{3}H_{6}$ 的蓝色上 转换荧光完全缺失, 而源自于 ${}^{3}H_{4} \rightarrow {}^{3}H_{6}$ 的近红外 下转换荧光却保持了连续激光激发下的强度. 进一 步调节激发波长到656 nm, 即与³F₂能级共振, 则 在同样脉冲激光激发下条件下,弱的蓝色上转换荧 光被进一步抑制甚至不能被观察, 而近红外下转换 荧光进一步增强且斯托克斯能级劈裂明显. 综上所 述,延长激光脉宽比变换激光波长更能有效地调制 光谱输出色彩.



图4 (网刊彩色)不同激发波长和激光脉宽激发条件下 NaYF₄:0.5 mol% Tm³⁺ 纳米棒的室温发射谱, 激发功率为 10 mW

Fig. 4. (color online) Room temperature emission spectra excited at the CW and pulse laser with different excitation wavelengths in NaYF₄:0.5 mol% $\rm Tm^{3+}$ nanocrystals, the excitation power is 10 mW.

为了更好地理解激光脉宽和³H₄及¹D₂能级 布局的关系,我们测试了647 nm光子激发下激光 功率和荧光强度的关系,如图5所示.对于上转 换发光过程,上转换发光强度*I*_{UC}和激发光强度 *I*_{Pump}的关系^[40]可表示为

$$I_{\rm UC} \propto I_{\rm Pump}^n, \quad n = 2, 3, \cdots,$$
 (1)

其中, n代表每发射一个光子所吸收的光子数目. 对(1)式两边取对数作图,曲线的斜率即为n值.对 图5中数据点进行拟合,可知对应于 $^{1}D_{2} \rightarrow ^{3}F_{4}$ 和 ${}^{3}H_{4} \rightarrow {}^{3}H_{6}$ 跃迁的斜率分别是1.98和1.01, 暗示蓝 色上转换荧光为双光子过程,符合ESA过程,而 近红外荧光为一步斯托克斯荧光.结合图2(b)展 示的 Tm³⁺ 离子能级图, 推测可能的上转换机理如 下所述: 首先, 647 nm 激光光子在声子辅助下从 ${}^{3}H_{6}$ 能级跃迁到 ${}^{3}F_{2}$ 能级. ${}^{3}F_{2}$ 能级是个非稳态,离 子从³F₂态无辐射弛豫到达³H₄态.而³H₄态是个 亚稳态, 居于³H₄态的离子可以继续吸收光子到 达 $^{1}D_{2}$ 态,或者发射近红外光子弛豫到基态.从 ¹D₂能级的布局过程可以看出,在一个激光脉冲 激发下,布局¹D₂能级需要激光脉冲持续时间同 时大于³F_{2.3}态无辐射弛豫时间和³H₄能级荧光辐 射时间. 反之, 激光脉宽越小, ³H₄能级辐射弛豫 概率越大; 单脉冲激光功率密度越小, 越有利于抑 制³H₄能态离子ESA上转换布局¹D₂能级,促进单 带近红外发射.理论上,当656 nm脉冲激光共振 激发³F₂能级时,¹D₂能级的布局要途径³F_{2.3}能级 无辐射弛豫到 ${}^{3}H_{4}$ 这一中间能级,最终完成ESA, 这一过程是耗时和滞后的. NaYF4基质声子能量 大约 350 cm^{-1 [41]}, ${}^{3}F_{2,3} \rightarrow {}^{3}H_{4}$ 的能级间隔大约 1640 cm⁻¹, $M^{3}F_{2,3} \rightarrow {}^{3}H_{4}$ 跃迁需要伴随发射5个 声子. 依据多声子无辐射弛豫理论, 弛豫时间远大 于10 ns 脉宽, 这导致在10 ns 脉冲时间内, ${}^{3}H_{4}$ 能 级未来得及被布局. 另一方面, 656 nm 激光光子 能量也不能完全匹配³H₄ \rightarrow ¹D₂的ESA, 完成ESA 需声子协助.因此,几乎空置的³H₄能级耦合小的 吸收概率 (${}^{3}H_{4} \rightarrow {}^{1}D_{2}$), 使得布局上转换 ${}^{1}D_{2}$ 荧光 能级异常困难, 上转换蓝色荧光似乎不能被获得. 然而,事实上,当增大激发功率到一定阈值,即使在 656 nm, 10 ns 脉冲激光激发下, 仍有弱的蓝色上转 换荧光伴随近红外发射,这可能源于纳米材料表面 高能声子参与无辐射弛豫的结果.

1



图 5 (网刊彩色) 647 nm 脉冲激光激发下 NaYF₄: 0.5 mol% Tm³⁺纳米棒中蓝色和近红外荧光发射强度 与激发光功率的关系

Fig. 5. (color online) Log-log plots of blue emission and near-infrared emission intensities as a function of excitation power densities with 647 nm excitation from NaYF₄:0.5 mol% Tm³⁺ nanorods.

注意到在连续激光激发下,出现了新的源自 于¹G₄能级的蓝色荧光辐射(图4). 其可能的上 转换机理有三种:一是经ESA到达¹D₂能级的离 子部分无辐射弛豫到 ${}^{1}G_{4}$ 能级;二是经 ${}^{3}F_{2,3}$ 无辐 射弛豫到³H4能级的离子部分继续无辐射弛豫到 ${}^{3}F_{4}$ 能级,再从 ${}^{3}F_{4}$ 能级ESA到达 ${}^{1}G_{4}$ 能级;三是 通过³H₄+³H₆ \rightarrow ³F₄+³F₄ 交叉弛豫完成³F₄能级 布局,再从 ${}^{3}F_{4}$ 能级ESA到达 ${}^{1}G_{4}$ 能级.为了确认 ¹G₄能级的布局机理,我们采用355 nm激光直接 激发离子从³H₆到¹D₂能级,展示于图4中.显然, 355 nm 激发下,发射谱主要为源自于 ${}^{1}D_{2} \rightarrow {}^{3}F_{4}$ 能 级的跃迁,即由于大的能级间隔(6655 cm⁻¹),从 $^{1}D_{2}$ → $^{1}G_{4}$ 的无辐射弛豫概率几乎可以忽略. 基于 同样的理由,我们可以推出从³H₄ \rightarrow ³F₄能级的无 辐射弛豫概率由于大的能级间隔(6843 cm⁻¹)同样 可以忽略.因此,¹G₄能级的布局应该主要通过交 叉弛豫 ${}^{3}H_{4}+{}^{3}H_{6} \rightarrow {}^{3}F_{4}+{}^{3}F_{4}$ 完成.相应的上转换 机理可用以下关系式表示:

 ${}^{3}F_{2} \rightarrow {}^{3}H_{4} + phonons$

 $(^{3}H_{4}$ 能级通过多声子弛豫延迟布局), (3)

$${}^{3}\mathrm{H}_{4} \rightarrow {}^{3}\mathrm{H}_{6} + \mathrm{near-infrared}$$
 (近红外荧光发射),

$$D_2 \rightarrow {}^3F_4 + blue photon$$

$$(^{1}D_{2}$$
能级蓝色荧光发射), (6)

$${}^{3}\mathrm{H}_{4} + {}^{3}\mathrm{H}_{6} \rightarrow {}^{3}\mathrm{F}_{4} + {}^{3}\mathrm{F}_{4} \ (\mathrm{CR})$$

(交叉弛豫布局°
$$F_4$$
能级), (7)

 ${}^{3}F_{4} + 647 \text{ nm photon} \rightarrow {}^{1}G_{4} \text{ (ESA)} + \text{phonon}$

 ${}^{1}G_{4} \rightarrow {}^{3}H_{6} + blue photon$

$$({}^{1}G_{4}$$
能级蓝色荧光发射). (9)

因此, 647 nm CW 激光非共振抽运³F₂能级时, 位于基态能级³H₆上的粒子通过GSA 过程跃 迁至 ${}^{3}F_{2}$ 能级, ${}^{3}F_{2}$ 能级上的粒子迅速无辐射弛豫 至 ${}^{3}H_{4}$ 能级. ${}^{3}H_{4}$ 能级上的离子辐射跃迁至 ${}^{3}H_{6}$ 能级或者 ESA 到 ${}^{1}D_{2}$ 能级或者通过交叉弛豫布局 ${}^{3}F_{4}$ 能级, 最终 ESA 布局蓝色荧光能级 ${}^{1}G_{4}$ 导致荧 光发射.

荧光的动力学过程是探索电子跃迁、布局和稀 土离子局域环境的探针.图6展示的是在656 nm 脉冲激光高功率密度激发下, NaYF₄:0.05 %Tm 纳 米晶体中源自于 Tm³⁺离子¹D₂和³H₄能级的荧光 衰减曲线.显然,源自于³H₄能级的近红外荧光寿 命远大于源自于¹D₂能级的蓝色荧光的寿命.而 且,³H₄能级荧光的衰减曲线展示了典型的双指数 形式,在各种温度下的衰减曲线可以很好地用表达 式(10)式进行拟合:

$$I(t) = A_1 \exp\left(\frac{-t}{\tau_1}\right) + A_2 \exp\left(\frac{-t}{\tau_2}\right), \quad (10)$$

其中 A₁和 A₂分别代表振幅权重. 平均寿命可以表示如下:

$$\overline{\tau} = \frac{A_1 \tau_1^2 + A_2 \tau_2^2}{A_1 \tau_1 + A_2 \tau_2}.$$
(11)

而¹D₂能级荧光衰减曲线在各种温度下可以 很好地用单指数拟合.通常,在纳米晶体内,双指 数衰减曲线的长部和短部分别代表源自于纳米晶 核内部离子的荧光衰减和近表面区域离子的荧光 衰减.然而,上转换荧光衰减曲线却表现出单指数 形式,其荧光寿命量级和³H₄能级荧光衰减曲线短 部量级一致,这暗示上转换荧光很可能源自于纳米 晶近表面区域的发光离子,这与前面光谱分析的结 果一致.即居于纳米晶体表面的离子,由于表面具 有高声子基团,导致了更大的无辐射弛豫概率和短 的弛豫时间.相比核内区域离子,表面态离子更容 易较快地弛豫到³H₄态,随后被激发到¹D₂态.

(4)



图 6 (网刊彩色) (a), (b) 656 nm 脉冲激光激发下, NaYF₄:0.05 mol% Tm³⁺ 中源自激发态能级 ${}^{3}H_{4}$ 和 ${}^{1}D_{2}$ 的 荧光衰减曲线; (c) 蓝色和近红外发射荧光寿命随温度的依赖关系; 测量蓝色荧光和近红外荧光寿命的激发功率分 别为 40 和 10 mW

Fig. 6. (color online) (a), (b) Temporal evolution from ${}^{3}\text{H}_{4}$ and ${}^{1}\text{D}_{2}$ excited states of the Tm³⁺ in NaYF₄: 0.05 mol% Tm³⁺ nanorods at the temperatures of 20 and 300 K upon pulsed excitation at 656 nm; (c) dependence of luminescence lifetimes on the ambient temperatures. The excitation powers of measuring the blue and red luminescence are 40 and 10 mW, respectively.

随环境温度降低,³H₄能级荧光寿命剧烈增加, 而¹D₂能级荧光寿命基本保持不变.荧光寿命对温 度的变化关系暗示上转换荧光离子居于一种对温 度响应迟钝的环境,而下转换荧光离子则居于一种 相对有序对环境温度变化敏感的局域环境.因此, 这支持了上转换荧光主要源自于近纳米颗粒表面 区域离子的结论.

图7展示了在两种波长激发下,³H₄能级的荧 光寿命与激发波长的关系.对比两种激发波长下 ³H₄能级的荧光寿命,不难发现,647 nm激发下 ³H₄能级荧光寿命远小于656 nm共振激发³F₂能 级时的荧光寿命.荧光寿命的倒数可表示为^[42]

$$\frac{1}{\tau} = W_{\rm RD} + W_{\rm P} + W_{\rm E} \tag{12}$$

其中W_{RD}代表辐射跃迁,W_P代表多声子弛豫,W_E 代表能量转移概率.

 $^{3}H_{4}$ 能级到下能级的间隔为6400 cm⁻¹, NaYF₄基质声子能量约为350 cm⁻¹.因此,居于

纳米晶体核内的发光离子其多声子弛豫概率几乎 可以忽略. 在低掺杂浓度为0.1 mol%的样品中,能 量转移概率也可以忽略.因此,在晶核内部,一个 长的荧光寿命被获得. 而居于纳米颗粒近表面区 域的离子由于表面吸附的CO₃²⁻和OH⁻高能声子 基团 (1500 cm⁻¹) 及各种缺陷中心, 声子弛豫和能 量转移概率都不可忽略,甚至占到绝对优势而淬 灭荧光.因此,表面态的离子往往具有短的寿命. 由此推断在656 nm共振激发³F₂能级时,主要激 发核内的稀土离子,此环境对温度响应敏感,导致 荧光强度和寿命随环境温度降低而增大,而由于 ${}^{3}F_{2,3} \rightarrow {}^{3}H_{4}$ 小的无辐射弛豫概率,上转换荧光几 乎不能被观察. ³H₄能级荧光寿命的快速衰减部 分主要源于纳米颗粒表面的Tm³⁺的荧光辐射弛 豫, 而荧光慢速衰减部分则主要来源于位于纳米颗 粒内晶相环境中Tm³⁺的荧光辐射弛豫.而在647 nm激发下,则主要激发了纳米晶近表面区域的离 子.此时,恰恰由于表面态离子具有高声子能量, 使得³F₂ \rightarrow ³H₄具有较短的无辐射弛豫时间,同时,647 nm光子能量很好地匹配于³H₄ \rightarrow ¹D₂的ESA,因此获得了较强的上转换荧光.



图7 (网刊彩色) 在不同脉冲激发波长和 Tm³⁺ 掺杂浓 度条件下, 荧光寿命随环境温度的变化关系 (a) 激发波 长为 656 nm; (b) 激发波长为 647 nm

Fig. 7. (color online) Dependence of luminescence lifetimes of the emission at 802 nm in different doping contents of Tm^{3+} from NaYF₄ nanorods on the ambient temperatures. The pulsed excitation wavelengths with 10 ns duration are 656 nm and 647 nm in (a) and (b), respectively.

在图6和图7中,我们发现随着Tm³⁺掺杂 浓度的增大,³H₄能级的荧光寿命剧烈减小. 这是由于Tm³⁺能级结构具有强烈的对称性 (图2(b)),随着Tm³⁺掺杂浓度的增加,交叉弛豫 ³H₄+³H₆ \rightarrow ³F₄+³F₄(图2(b))概率增大,这使得 荧光寿命表达式(12)式中第三项能量转移概率 W_E 增大,导致荧光寿命剧烈减小.我们知道,在 Tm³⁺掺杂的荧光材料中,荧光淬灭浓度一般小于 0.5 mol%^[2].而在656 nm共振激发时,³H₄能级荧 光寿命随温度升高,表现出明显的热淬灭,即(12) 式中,第二项多声子弛豫概率 W_P 随温度升高而增 大,导致荧光寿命减小. 647 nm激发下,表面激发 离子由于具有大的声子效应,使温度变化引起的声 子变化效应完全可以忽略不计,因此,荧光寿命基 本独立于环境温度.荧光动力学分析的结果进一 步支持了脉宽和环境温度对频域光谱调控的物理 机制.

4 结 论

基于频域和时域光谱学分析研究了Tm³⁺掺 杂的NaYF₄纳米晶体的荧光特性与激发波长、抽 运功率、环境温度和激光脉冲宽度的依赖关系.研 究结果表明:室温条件下,在短脉冲、高功率激光激 发下声子辅助的ESA上转换过程中,上转换荧光 主要源自于纳米颗粒近表面区域的离子,此时,激 光波长调至和激发态共振吸收一致时有利于进一 步增强蓝色上转换荧光.而长脉冲低功率且低温共 振激发基态时,有利于抑制蓝色上转换荧光而获得 强烈单带近红外荧光.相比于激发波长、功率和环 境温度,荧光调控更多地依赖于激光脉宽.基于不 同能级布局延迟机理,通过控制合适脉冲宽度,可 以选择输出单带³H₄能级近红外荧光和调节近红 外与蓝色荧光的相对比率,该机理为光谱调控提供 了新的维数和途径.

参考文献

- [1] Feng W, Zhu X J, Li F Y 2015 NPG Asia Mater. 5 e75
- [2] Haase M, Schafer H 2011 Angew. Chem. Int. Ed. 50 5808
- [3] Ding Y, Gu J, Zhang Y W, Sun L D, Yan C H 2012 Sci. Sin.: Technol. 42 1 (in Chinese) [丁祎, 顾均, 张亚文, 孙 聆东, 严纯华 2012 中国科学: 技术科学 42 1]
- [4] Li C X, Lin J 2010 J. Mater. Chem. 20 6831
- [5] Kramer K W, Biner D, Frei G, Gudel H U, Hehlen M P, Luthi S R 2004 Chem. Mater. 16 1244
- [6] Su Q Q, Han S Y, Xie X J, Zhu H M, Chen H Y, Chen C K, Liu R S, Chen X Y, Wang F, Liu X G 2012 J. Am. Chem. Soc. 134 20849
- [7] Qian H S, Zhang Y 2008 Langumuir 24 12123
- [8] Johnson N J, Korinek A, Dong C, van Veggel F C J M 2012 J. Am. Chem. Soc. 134 11068
- [9] Nyk M, Kumar R, Ohulchanskyy T Y, Flask C A, Prasad P N 2009 Adv. Funct. Mater. 19 1
- [10] Peng Q, Li Y D 2009 Sci. China B: Chem. 39 1028 (in Chinese) [彭卿, 李亚栋 2009 中国科学 B 辑 39 1028]
- [11] Wang Y F, Sun L D, Xiao J W, Feng W, Zhou J C, Shen J, Yan C H 2012 *Chem. Eur. J.* **18** 5558
- [12] Zhang F, Che R C, Li X M, Yao C, Yang J P, Shen D K, Hu P, Li W, Zhao D Y 2012 *Nano Lett.* **12** 2852
- [13] Zheng W, Tu D T, Liu Y S, Luo W Q, Ma E, Zhu H M, Chen X Y 2014 Sci. Sin.: Chim. 44 168 (in Chinese)
 [郑伟, 涂大涛, 刘永升, 罗文钦, 马恩, 朱浩淼, 陈学元 2014 中国科学: 化学 44 168]

204205-8

- [14] Gai S L, Li C X, Yang P P, Lin J 2014 Chem. Rev. 114 2343
- [15] Sun L D, Wang Y F, Yan C H 2014 Acc. Chem. Res. 47 1001
- [16] Chen G Y, Yang C H, Prasad P N 2013 Acc. Chem. Res. 46 1474
- [17] Li X M, Zhang F, Zhao D Y 2013 Nano Today 8 643
- [18] Zheng H R, Gao D L, Fu Z X, Wang E K, Lei Y, Tuan Y, Cui M 2011 J. Lumin. 131 423
- [19] Xu C L, Wang J G, Zhang X Y 2015 Acta Phys. -Chim. Sin. 31 2183 (in Chinese) [徐春龙, 王晋国, 张翔宇 2015 物理化学学报 31 2183]
- [20] Sun J S, Li S W, Shi L L, Zhou T M, Li X P, Zhang J S, Cheng L H, Chen B J 2015 Acta Phys. Sin. 64 243301 (in Chinese) [孙佳石, 李树伟, 石琳琳, 周天民, 李香萍, 张 金苏, 程丽红, 陈宝玖 2015 物理学报 64 243301]
- [21] Gao D L, Zhang X Y, Zheng H R, Shi P, Li L, Ling Y W 2013 Dalton Trans. 42 1834
- [22] Zhang X Y, Wang M Q, Ding J J, Gao D L, Shi Y H, Song X H 2012 Crystengcomm 14 8357
- [23] Yang J Z, Qiu J B, Yang Z W, Song Z G, Yang Y, Zhou D C 2015 Acta Phys. Sin. 64 138101 (in Chinese) [杨健 芝, 邱建备,杨正文,宋志国,杨勇,周大成 2015 物理学报 64 138101]
- [24] Gao D L, Tian D P, Zhang X Y, Gao W 2016 Sci. Rep. 6 22433
- [25] Chatterjeea D K, Rufaihaha A J, Zhang Y 2008 Biomaterials 29 937
- [26] Shen J, Chen G, Vu A M, Fan W, Bilsel O S, Chang C C, Han G 2013 Adv. Opt. Mater. 1 644
- [27] Wang Y F, Liu G Y, Sun L D, Xiao J W, Zhou J C, Yan C H 2013 ACS Nano 7 7200

- [28] Xie X J, Gao N Y, Deng R R, Sun Q, Xu Q H, Liu X G 2013 J. Am. Chem. Soc. 135 12608
- [29] Zhong Y T, Tian G, Gu Z J, Yang Y J, Gu L, Zhao Y L, Ma Y, Yao J N 2014 Adv. Mater. 26 2831
- [30] Li X M, Wang R, Zhang F, Zhou L, Shen D K, Yao C, Zhao D Y 2013 Sci. Rep. 3 3536
- [31] Gao D L, Zhang X Y, Gao W 2013 ACS Appl. Mater. Interfaces 5 9732
- [32] Tian D P, Gao D L, Chong B, Liu X Z 2015 Dalton Trans. 44 4133
- [33] Wang J, Wang F, Wang C, Liu Z, Liu X G 2011 Angew. Chem. Int. Ed. 50 10369
- [34] Gao D L, Zhang X Y, Gao W 2012 J. Appl. Phys. 111 033505
- [35] Gao D L, Tian D, Xiao G, Chong B, Yu G, Pang Q 2015 Opt. Lett. 40 3580
- [36] Zhang X Y, Gao D L, Li L 2010 J. Appl. Phys. 107 123528
- [37] Gao D L, Zheng H R, Tian Y, Cui M, Lei Y, He E J, Zhang X S 2010 J. Nanosci. Nanotechnol. 10 7694
- [38] Gao D L, Tian D P, Chong B, Li L, Zhang X Y 2016 J. Alloys Compd. 678 212
- [39] Zheng H R, Gao D L, Zhang X Y, He E J, Zhang X S 2008 J. Appl. Phys. 104 3506
- [40] Pollnau M, Gamelin D R, Lüthi S R, Güdel H U, Hehlen M P 2000 *Phys. Rev. B* 61 3337
- [41] Wang F, Liu X 2009 Chem. Soc. Rev. 38 976
- [42] Pan Z, Morgan S H, Dyer K, Ueda A, Liu H 1996 J. Appl. Phys. 79 8906

Luminescence selective output characteristics tuned by laser pulse width in Tm^{3+} doped NaYF_4 nanorods^{*}

Zhang Xiang-Yu^{1)†} Wang Jin-Guo¹⁾ Xu Chun-Long¹⁾ Pan Yuan¹⁾ Hou Zhao-Yang¹⁾

Ding Jian¹⁾ Cheng Lin¹⁾ Gao Dang-Li²⁾

1) (College of Science, Chang'an University, Xi'an 710064, China)

2) (College of Science, Xi'an University of Architecture and Technology, Xi'an 710055, China)

(Received 16 May 2016; revised manuscript received 23 July 2016)

Abstract

The variations in material composition, phase and structure can provide a useful tool for tuning emission colour, but the controlling of the emission colour in a material, with a composition fixed, remains to be a daunting challenge. In this work, we systematically study the luminescence selective output characteristics of Tm^{3+} doped NaYF₄ nanorods, and also the dependences of fluerecence output on pulse duration, excitation wavelength, pump power, and ambient temperature. The results show that the color of output light is strongly dependent on laser pulse duration compared with other factors. The temperature dependent luminescence of the nanorods shows very different behaviors with shortpulse laser excitation from those of continuous wave (CW) laser. When the pulse laser at 656 nm is employed, the emission spectra from $NaYF_4:0.5 \text{ mol}\% \text{ Tm}^{3+}$ nanorods at the different temperatures are dominated by near-infrared (NIR) luminescence about 800 nm accompanied with weak blue luminescence, giving rise to nearly spectrally-pure NIR emissions at 20 K. When the pulse laser is replaced by CW laser, blue double emissions at 453 and 478 nm with the same order of magnitude of NIR luminescence can be clearly detected at room temperature. The key mechanism responsible for colour-tunable emission can be explained in terms of the population process of luminescence level, in which the different luminescence level populations need different time intervals. Considering excited-state absorption (ESA) for a particular ${}^{1}D_{2}$ energy level, there needs an extra step of ${}^{3}F_{2,3} \rightarrow {}^{3}H_{4}$ multiphonon nonradiation relaxation process to populate the ${}^{3}H_{4}$ state and subsequently pump its ${}^{1}D_{2}$ state for blue emission. Therefore, the pulse width should be longer than nonradiation relaxation time of ${}^{3}F_{2,3} \rightarrow {}^{3}H_{4}$ to comply with the ESA, while the nonradiation relaxation time can further be tuned by controlling ambient temperature. We show that the variation of the excitation power leads to interesting change in the upconversion (UC) decay curve. We focus our attention on the excitation wavelength dependences of ${}^{3}H_{4}$ and ${}^{1}D_{2}$ emission lifetimes in order to validate the population mechanism of luminescence level. We demonstrate that the ${}^{3}H_{4}$ luminescence time depends on excitation wavelength, while ${}^{1}D_{2}$ emission lifetime nearly keeps constant when varying the excitation wavelength. Based on multi-phonon relaxation theory and time-resolved photoluminescence studies, it is indicated that the UC luminescence under short-pulse laser excitation mainly originates from the ions at/near the surface, while downconversion is mainly from the ions in the core for $NaYF_4$: Tm^{3+} nanorods. The single-band NIR luminescence output by changing the pulse width and excitation wavelength provides an insight into the controlling of the population processes of luminescent levels and offers a versatile approach to tuning the spectral output.

Keywords: NaYF₄:Tm³⁺ nanorods, pulse width, selective excitation, spectral tuning PACS: 42.70.–a, 78.55.–m, 78.67.–n DOI: 10.7498/aps.65.204205

^{*} Project supported by the National Natural Science Foundation of China (Grant No. 51101022), the Plan Project of Youth Science and Technology New Star of Shaanxi Province, China (Grant No. 2015KJXX-33), the Natural Science Foundation of Shaanxi Province, China (Grant Nos. 2014JQ1008, 2014JM2-5066), and the Fundamental Research Fund for the Central Universities, China (Grant Nos. 2013G1121085, 310812152001).

[†] Corresponding author. E-mail: xyzhang@chd.edu.cn