文章编号:1004-4213(2010)07-1163-6

Er³⁺掺杂新型 GeS₂-In₂S₃-CsI 玻璃上转换光谱性质研究*

邓圣伟1,徐铁峰1[†],戴世勋^{1,2},聂秋华¹,王训四¹,沈祥¹,章向华^{1,3}

(1 宁波大学 信息科学与工程学院,浙江 宁波 315211)

(2 中国科学院西安光学精密机械研究所 瞬态光学与光子技术国家重点实验室,西安 710119)

(3 法国雷恩 1 大学 玻璃与陶瓷国家实验室,雷恩 35042 法国)

摘 要:用熔融淬冷法制备了掺 Er³⁺的 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI(mol%)硫卤玻璃样品,测试了样品的热学稳定性、喇曼光谱、吸收光谱以及上转换光谱,分析了 Er³⁺离子在该玻璃中的上转换发光机 理.应用Judd-Ofelt 理论计算分析了 Er³⁺离子在该样品中的强度参量 $\Omega_t(t=2,4,6)$ 、自发辐射跃 迁几率 A、荧光分支比β以及辐射寿命 τ_{rad}等光谱参量.在 980 nm LD 泵浦激发下,首次在该种玻璃 中观察到强烈的绿光(526 nm、549 nm),分别对应于²H_{11/2}→⁴I_{15/2}和⁴S_{3/2}→⁴I_{15/2}的跃迁,其中 549 nm处绿光较强.549 nm 处上转换荧光寿命为 0.34 ms,量子效率为 69%.同时研究了绿光 (526 nm、549 nm)上转换发光强度随泵浦激发功率的变化,其发光曲线拟合斜率分别为 1.71 和 2.03,表明绿光是双光子吸收过程.研究结果表明:掺 Er³⁺的 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 硫卤玻璃是一 种上转换绿光激光器的潜在基质材料.

关键词:硫卤玻璃;荧光;上转换;Er3+

中图分类号:TQ171;O43 **文献标识码**:A

doi:10.3788/gzxb20103907.1163

0 引言

蓝绿光波段激光在光数据传输、高密度光储存、 激光打印、视频显示、光通信、生物医学诊断等领域 有广阔的应用前景,而稀土离子掺杂玻璃材料的上 转换发光是实现短波长固体激光器蓝绿光输出的有 效途径之一[1-2],由此,引起人们广泛地重视,成为研 究热点[3-5]. Er3+离子在可见波段有重要的蓝光、绿 光和红光发射,分别对应着 Er^{3+} 的⁴ $F_{7/2} \rightarrow$ ⁴ $I_{15/2}$ 、 $({}^{2}H_{11/2}, {}^{4}S_{3/2}) \rightarrow {}^{4}I_{15/2} \pi {}^{4}F_{9/2} \rightarrow {}^{4}I_{15/2}$ 能级跃迁,并且 Er^{3+} 的⁴ $I_{15/2}$ → ⁴ $I_{9/2}$ 和⁴ $I_{15/2}$ → ⁴ $I_{11/2}$ 跃迁吸收对应商 用化的 800 nm 和 980 nm 半导体激光器. 丰富的可 见光谱和廉价的激发源使 Er³⁺离子作为上转换活 性离子得到了广泛关注[3]. 上转换发光的基质材料 要求声子能量低、化学稳定性强、热稳定性能好 等[5-7]. 在众多的玻璃基质材料中:低声子能量的氟 化物玻璃受到了科研工作人员的广泛关注,但是由 于其化学稳定性差、强度低、存在色心吸收等因素, 使其在实际应用中受到限制[8];碲酸盐玻璃具有制 备工艺简单、热稳定性和化学稳定性好等优点,但其 声子能量大,上转换发光效率低[8].因此,寻求一种 合适的基质材料,对于实现高效上转换发光以至于 获得实际应用显得非常必要,研究发现,硫系玻璃是 制备上转换激光器和光纤放大器的最佳候选材料之 一,因为它们具有较低的声子能量,使掺杂其中的稀 土离子在上转换光波段无辐射跃迁几率大大降低, 与此同时,硫系玻璃较高的折射率和较大的振子强 度使得稀土离子的受激发射截面较大,从而有望更 容易实现高效的上转换荧光输出.在已报道过的硫 系玻璃中,GeS₂-In₂S₃玻璃具有应用于激光器和光 纤放大器的潜能^[9].在该玻璃中增添 Cl、Br和 I离 子,能够扩展玻璃的带隙,从而使得可见光透过区向 短波长移动^[10].扩展了可见光波段范围,有利于可 见光波段主动离子高效抽运,更有利于实现高效的 上转换可见光输出.

本文采用熔融淬冷法制备了掺 Er³⁺的 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI(mol%)硫卤玻璃样品,在 980 nm LD 泵浦激发下,首次在该种玻璃中观察到强烈的 上转换绿光.研究了样品的吸收光谱和上转换光谱, 并讨论了 Er³⁺离子的上转换发光机理,应用 Judd-Ofelt 理论计算了 Er³⁺离子的光谱参量,分析了上 转换发光强度与泵浦激发功率的关系.

^{*}国家自然基金(60878042)、中国博士后基金 (20080430204)和浙江省自然基金(Y407253)资助

 ^{*} Tel:0574-87600947
 Email:xutiefeng@nbu.edu.cn

 收稿日期:2009-11-17
 修回日期:2010-01-11

1 实验

采用传统的熔融淬冷法制备掺 Er^{3+} 的 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI(mol%) 硫 卤 玻 璃,以 1.5 mol% Er_2S_3 形式掺入.玻璃组分分别以 Ge(纯度 5N)、In (纯度 5N)、S(纯度 5N)、CsI(纯度 3N)和 Er_2S_3 (纯 度 3N)形式引入,按化学计量配比精确配置 8 g,装 入预处理过的石英试管中,采用德国莱宝 PT50 机 械及分子组合泵对试管抽真空,当真空度为 10⁻³ Pa 以上时,用氢氧焰对石英管进行封接.将封接好的石 英管放入摇摆炉中,将炉温升至 950 ℃后熔制 12 h, 取出在冰水中淬冷后放入退火炉中缓慢退火至室 温.将制备的玻璃加工成 Φ 10 mm×2 mm 两大面 抛光的样品用于各项特性测试.

样品密度采用排水失重法测定;样品的热稳定 性采用型号为 CRY-2 的差热分析仪测试,采用 α -Al₂O₃粉末做标样,升温速度为 10 K/min,测试准 确度为 ± 1 ℃; 喇曼光谱用美国 DeltaNa 公司 Advantage NIR 785 喇曼光谱仪测量,激发波长为 785 nm;样品折射率采用韩国 SAIRON 公司 SPA4000型棱镜耦合仪测量,其测量精确度为 土0.001,样品折射率为2.156;样品吸收光谱采用 PerKin-Elmer-Lamba 950UV/VIS/NIR 型分光光 度计测量;用法国 Jobin Yvon 公司的 TRIAX550 型 荧光光谱仪测试样品的上转换光谱,用 980 nm LD 作为激光源. 上转换荧光寿命测量采用 SCITEC 公 司 Model300CD 的光学斩波器(脉冲频率为 20 Hz) 和美国 Agilent 公司 Infiniium 54833D 示波器,通过 荧光曲线衰减确定荧光寿命.以上实验测试均在室 温下进行.



2 结果与讨论

2.1 样品的热稳定性及喇曼光谱

玻璃的热稳定性通常采用玻璃的析晶开始温度

 (T_{c}) 和玻璃转变温度 (T_{g}) 之间的差值 $\Delta T(\Delta T =$ $T_{c}-T_{a}$)大小来衡量. ΔT 越大, 说明玻璃的热稳定性 越好^[11],越有利于光纤拉制.一般而言,ΔT>100 ℃ 时,玻璃的热稳定性较好.图1为未掺杂玻璃样品的 DSC 曲线,从图中可以看出玻璃样品的转变温度 (*T*_g)为 365 ℃,析晶开始温度(*T*_c)为 487 ℃,Δ*T* 为 122 ℃,因此玻璃具有良好的热稳定性,抗析晶能力 强,保证在光纤拉制过程中不出现析晶现象,这对于 高强度低损耗光纤的制备非常有利.图2为未掺杂 基质玻璃的喇曼光谱.从图中可以看出喇曼峰位于 315、344 和 410 cm⁻¹,分别归属于 InS_{4-x} I_x 结构单 元振动、GeS4 对称伸缩振动(v1)和 S-S 键或多 S 键 振动^[12].可以看出基质玻璃的最大声子能量($\hbar\omega_{max}$) 约为 410 cm⁻¹, 与碲酸盐氧化物玻璃($\hbar\omega_{max} \approx$ 750 cm⁻¹)、ZBLAN 氟化物玻璃($\hbar\omega_{max} \approx 600 \text{ cm}^{-1}$) 相比具有更低的声子能量.



图 2 未掺杂 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 玻璃样品喇曼光谱 Fig. 2 Raman spectra of the prepared sample(80GeS₂-10In₂S₃-10CsI)

2.2 吸收光谱和 Judd-Ofelt 光谱参量

图 3 为在室温下测定的掺 Er³⁺ 玻璃样品的吸 收光谱,在 350~2 000 nm 范围内的吸收带主峰分 别位于 1 539 nm、984 nm、810 nm、660 nm、546 nm 和 526 nm,分别对应于 Er³⁺ 从基态⁴ I_{15/2} 能级到激 发态⁴ I_{13/2}、⁴ I_{9/2}、⁴ F_{9/2}、⁴ S_{3/2}和² H_{11/2} 的吸收跃





迁.从图中还可以看出,基质玻璃的紫外吸收截止波 长位于 500 nm 附近,所以 Er³⁺离子由基态向更高 能级(例如:⁴F_{7/2}等能级)跃迁的吸收带无法在吸收 光谱中显示.

根据吸收光谱和折射率数值,应用 Judd-Ofelt 理论^[13,14]计算了样品中 Er³⁺离子的相关光谱参量. 强度参量 Ω_t (t=2,4,6)常用来分析玻璃基质的对称 性、稀土离子与阴离子键的共价性等^[15],其中 Ω_2 与 玻璃基质结构(比如配位体周围的对称性,有序性 等)有关,对玻璃成分的变化较敏感.计算得到 Er³⁺ 离子在样品中的强度参量分别为 $\Omega_2 = 6.81 \times 10^{-20}$ cm², $\Omega_4 = 1.47 \times 10^{-20}$ cm², $\Omega_6 = 0.93 \times 10^{-20}$ cm², 与 Er³⁺掺杂其他基质玻璃的强度参量比较如表 1. 从表 1 可以看出,80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 玻璃的 Ω_2 值大于其他基质玻璃,表明该玻璃样品化学键的共 价性较强.计算的均方根误差(δ_{rms})为 0.16×10⁻⁶.

表 1 Er³⁺在不同基质玻璃中 Judd-Ofelt 强度参量的比较 Table 1 Comparisons of parameters in 80GeS₂-10In₂S₃-

roesi giass and other giasses							
Glass	$arOmega_2$ /	${oldsymbol \Omega}_4$ /	${oldsymbol \Omega}_6$ /				
	$(\times 10^{-20} \text{ cm}^2)$	$(\times 10^{-20} \text{ cm}^2)$	$(\times 10^{-20} \text{ cm}^2)$				
Fluorophosphate	2.90	1.63	1.26				
Fluride	2.90	1.27	1.11				
Bimuthate	3.27	1.15	0.38				
Silicate	4.23	1.04	0.61				
Germanate	4.81	1.41	0.48				
Aluminate	5.60	1.60	0.61				
This work	6.81	1.47	0.93				

表 2 列出了计算的玻璃样品中 Er³⁺离子自发 辐射跃迁几率A,荧光分支比β和辐射寿命τ_{rad}. 荧

表 2 Er³⁺在 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI

中自发辐射跃迁几率 A、荧光分支比 β 和辐射寿命 τ_{rad} Table 2 Predicted spontaneous-radiative transition

					_
ratios and	lifetimes	of Er³⊤ in	80GeS ₂ -10In	₂ S ₃ -10CsI	glass

Transition	Wavelength/nm	A/s^{-1}	eta/(%)	$ au_{ m rad}/ m ms$
${}^4 I_{13/2} \rightarrow {}^4 I_{15/2}$	1 539	367.23	100	2.72
${}^4\operatorname{I}_{11/2} {\twoheadrightarrow} {}^4\operatorname{I}_{15/2}$	984	420.42	78.3	1.86
\rightarrow ⁴ I _{13/2}	2 734	116.4	21.7	
$^4\operatorname{I}_{9/2} {\twoheadrightarrow} ^4\operatorname{I}_{15/2}$	810	358.6	80.3	2.24
\rightarrow ⁴ I _{13/2}	1 689	78.89	17.7	
\rightarrow ⁴ I _{11/2}	4 433	8.92	2.0	
$^{4}F_{9/2} \! \twoheadrightarrow^{4} I_{15/2}$	660	2 872.68	91.2	0.31
\rightarrow ⁴ I _{13/2}	1 136	186.42	5.9	
\rightarrow ⁴ I _{11/2}	1 975	82.21	2.6	
\rightarrow ⁴ I _{9/2}	3 552	9.15	0.3	
$^4S_{3/2}\!\rightarrow\!\!\!\rightarrow ^4I_{15/2}$	546	1 392.3	68.4	0.49
\rightarrow ⁴ $I_{13/2}$	849	502.05	24.6	
\rightarrow ⁴ I _{11/2}	1 232	47.15	2.3	
\rightarrow ⁴ I _{9/2}	1 713	95.00	4.7	

光分支比反映了稀土离子某种能级间辐射跃迁产生 荧光几率及发光的相对强弱,从表中可以看出 ${}^{4}S_{3/2} \rightarrow {}^{4}I_{15/2} \pi {}^{4}F_{9/2} \rightarrow {}^{4}I_{15/2}$ 跃迁荧光分支比 β 分别为 68.4%和91.2%,说明980 nm LD 泵浦下掺 Er^{3+} 的 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 玻璃很容易实现高效的绿 光和红光发射.

2.3 上转换发光及其机理分析

图 4 为室温下测定的掺 Er_2S_3 (1.5 mol%)的 80GeS_2-10In_2S_3-10CsI 玻璃样品(GISI-1.5)和 75TeO_2-15B_2O_3-10SiO_2-1.5 mol% $Er_2O_3-2.5$ mol%Yb_2O_3 玻璃样品(TBS -1.5)的上转换光谱, 从图 4 可以看出,在 980 nm LD 泵浦抽运下,样品 (GISI-1.5)辐射出很强的可见光,其中心波长分别 为 526 nm、549 nm 和 658 nm 的上转换荧光,所对 应的跃迁分别为:²H_{11/2}→⁴I_{15/2}、⁴S_{3/2}→ ⁴I_{15/2}和⁴F_{9/2} →⁴I_{15/2},其中 549 nm 处的绿光最强,658nm 处红光 最弱(几乎消失).这与过去报道的掺 Er^{3+} 碲酸盐玻璃 中红光发光强于绿光的发光^[17],而在本样品中红光 极弱,绿光极强.



图 4 掺 Er³⁺ 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 玻璃(GISI-1.5)和碲酸 盐玻璃(TBS-1.5)的上转换光谱(980 nm 泵浦激发)

 $\begin{array}{lll} Fig. \ 4 & Upconversion \ fluorescence \ spectrum \ of \ Er^{3+}\ -doped \\ & 80GeS_2\ -10In_2\ S_3\ -10CsI \ glass(GISI\ -1,\ 5) \ and \ tellurite- \\ & based \ glass(TBS\ -1,\ 5) \ under \ 980 \ nm \ laser \ excitation \end{array}$

上转换发光强度 $I_{\rm UP}$ 与抽运激光功率 $I_{\rm IR}$ 之间的 关系为 $I_{\rm UP} \propto I_{\rm IR}^{m}$,式中 $I_{\rm IR}$ 即输入红外激光的强度,*m* 表示发射一个可见光子所吸收的红外光子数目. 图 5 为 980 nm 激光激发下 ${\rm Er}^{3+}$ 掺 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 玻璃绿光(526 nm、549 nm)的发射强度与抽 运功率的对数关系. 由图 5 可知,样品的上转换荧光 526 nm 和 549 nm 曲线的斜率分别为1.71 和2.03. 可以推断上转换绿光(526 nm、549 nm)均为双光子 吸收过程^[18].

结合 Er³⁺的能级图 6 讨论在 980 nm LD 泵浦 激发下的上转换发光机理^[19]为:



图 5 上转换发光强度与泵浦功率的对数关系

Fig. 5 Log-Log plot for dependence of upconversion fluore-scnce intensity on excitation power under 980 nm laser excitation for Er^{3+} -doped $80GeS_2$ - $10In_2 S_3$ -10CsI glass

1)产生绿光过程:处于 ${}^{4}I_{15/2}$ 基态 Er^{3+} 离子吸收 泵浦光子通过基态吸收(GSA)跃迁至激发态⁴I_{11/2}, 由于能量近乎匹配,处于4 I11/2的 Er3+离子还可以再 吸收泵浦光子通过激发态吸收(ESA)激发到⁴F_{7/2}能 级,还有一部分处于⁴ I_{11/2} 激发态的离子通过交叉弛 豫(CR) 到能级⁴I_{15/2}和⁴F_{7/2};由于⁴F_{7/2}能级 与 $^{2}H_{11/2}$ 、 $^{4}S_{3/2}$ 能级间能量间隔较小,处于 $^{4}F_{7/2}$ 能级 的 Er^{3+} 离子快速地无辐射弛豫至能级 $^{2}H_{11/2}$ $\pi^4 S_{3/2}$, ${}^4 S_{3/2}$ 能级的离子数增加是由于与 ${}^2 H_{11/2}$ 能级 之间的热平衡振动产生的,当²H_{11/2}和⁴S_{3/2}能级上的 Er³⁺离子跃迁回基态⁴I_{15/2}时就分别发射出 526 nm 和 549 nm 绿光. 从图 6 可以看出, 4 S3/2 与4 F9/2 能级 间隔约为3100 cm⁻¹.氟化物玻璃最大声子能量一 般为 600 cm⁻¹,因此,在⁴S_{3/2}→⁴F_{9/2} 多声子弛豫过 程中,氟化物玻璃中只需 5 个声子能量即可完成跃 迁;本文中样品的最大声子能量约为 410 cm⁻¹,需要 8个声子能量才能完成跃迁,因而有效地抑制 了 ${}^{4}S_{3/2} \rightarrow {}^{4}F_{9/2}$ 非辐射跃迁,从而实现了 ${}^{4}S_{3/2} \rightarrow {}^{4}I_{15/2}$ 高效上转换.



图 6 Er³⁺ 的能级图



chalcohalide glass under 980 nm laser excitation 2)位于 658 nm 处 上 转 换 红 光 来 自 于⁴F_{9/2}→ ⁴I_{15/2}跃迁,实现⁴F_{9/2}能级粒子数反转过程如下: ⁴S_{3/2}→⁴F_{9/2}(非辐射跃迁),⁴I_{13/2}+⁴I_{11/2}→⁴I_{15/2}+ ⁴F_{9/2}(ET),⁴I_{13/2}+ a photon →⁴F_{9/2}(ESA). 基质玻 璃低的声子能量有效地抑制了⁴S_{3/2}→⁴F_{9/2}多声子无 辐射弛豫^[20],而⁴I_{11/2}与⁴I_{13/2}能级间隔较大使得无辐 射跃迁概率较低,⁴I_{13/2}能级反转粒子数较少,难以实 现⁴F_{9/2}能级粒子数反转,因此,产生微弱的红光.

2.4 上转换荧光寿命

图 7 为 980 nm 泵浦下 Er³⁺ 掺杂样品在549 nm 绿光处的上转换荧光衰减曲线,由衰减曲线经过指 数 e 拟合而计算其上转换荧光寿命(τ_{meas})为 0.34 ms,其跃迁量子效率 $\eta(\eta = \tau_{\text{meas}}/\tau_{\text{rad}})$ 为 69%. 其上转换荧光寿命(τmeas)和跃迁量子效率 η 都比碲 酸盐玻璃和卤氧碲酸盐玻璃要高[17].样品中高的量 子效率源于玻璃基质较低的声子能量(410 cm⁻¹), 降低了多声子弛豫引起的能量损失.当稀土离子掺 杂浓度较低时,从激发态产生的无辐射跃迁主要是 由于稀土的电子与玻璃基质的晶格振动相互作用而 产生的.对于 Er₂S₃ 掺杂浓度为 1.5 mol%的样品而 言,其无辐射跃迁可视为主要多声子弛豫引起 的,⁴S_{3/2}能级多声子弛豫速率(W_{mp})可由测量的荧 光寿命 τ_{meas} 和辐射跃迁寿命 τ_{rad} 计算($W_{\text{mp}} = 1/\tau_{\text{meas}}$ - $1/\tau_{rad}$)得到为 900 s^{-1[17]}. 对比文献[17]报道的碲酸 盐玻璃和卤氧碲酸盐玻璃中 $^{4}S_{3/2}$ 能级的 W_{mp} 值, 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 基质玻璃中稀土离子的 W_{mp} 值较前者低 7 倍,较后者低 4 倍.因此,在 $80GeS_2$ - $10 In_2 S_3$ -10CsI 基质玻璃中有高的量子效率、低的多 声子弛豫速率,从而实现了高效上转换荧光输出.



图 7 掺 Er³⁺ 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 玻璃的上转换荧光 衰减曲线

Fig. 7 A upconversion fluorescence decay of Er^{3+} -doped 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI glass by laser diode operating-at 980 nm

3 结论

用熔融淬冷法制备了掺 Er³⁺的 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI硫卤玻璃样品,应用Judd-Ofelt 理论 计算分析了 Er³⁺离子在玻璃样品中的强度参量 $Ω_i(t=2,4,6)、自发辐射跃迁几率 A、荧光分支比 β$ 和辐射寿命 τ_{rad}.在 980 nm LD 泵浦激发下,首次在掺 Er³⁺的 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 玻璃中观察到强烈的绿光(526 nm、549 nm),分别对应于²H_{11/2}→⁴I_{15/2}和⁴S_{3/2}→⁴I_{15/2}的跃迁,其中 549 nm 处绿光较强.549 nm 处上转换荧光寿命为 0.34 ms,量子效率为 69%.喇曼光谱测试表明 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 基质玻璃的最大声子能量约为 410 cm⁻¹.上转换发光机理主要是激发态吸收和能量转移,且均为双光子吸收过程.研究结果表明: 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI 玻璃作为 Er³⁺离子基质材料对实现上转换绿光输出是非常有利的.

参考文献

- [1] SONG Feng, CHEN Xiao-bo, ZHANG Guang-yin. Upconversion fiber laser doped with rare-earth yanions[J]. Laser Optoelectronics Progress, 1997, 36(5): 1-5.
 宋峰,陈晓波,张光寅. 掺稀土离子的上转换光纤激光器[J]. 激光与光电子学进展,1997,36(5):1-5.
- [2] NING Yong-qiang, YUAN Guang, LI Shu-wei, et al. A review of blue green laser[J]. Physics, 1995, 24(4): 200-207.
 宁永强,元光,李树玮,等. 蓝绿光激光器现状[J]. 物理,1995, 24(4): 200-207.
- [3] LIN H, PUN E Y B, MAN S Q, et al. Optical transitions and frequency upconversion of Er³⁺ ions in Na₂OCa₃Al₂Ge₃O₁₂ glasses[J]. J Opt Soc Am B, 2001, 18(5): 602-609.
- [4] COLLINS S F, BAXTER G W, WADE S A, et al. Comparison of fluorescence-based temperature sensor schemes: Teoretical analysis and experimental validation[J]. J Appl Phys, 1998, 84(9): 4649-4654.
- [5] TSUDA M, SOGA K, INOUE H, et al. Effect of Yb³⁺ doping on upconversion emission intensity and mechanism in Er³⁺/Yb³⁺-codoped fluorozirconate glasses under 800nm excitation[J]. J Appl Phys, 1999, 86(11): 6143-6149.
- [6] TANABE S, YOSHII S, HHIRAO K, et al. Upconversion properties, multiphonon relaxation, and local environment of rare-earth ions in fluorophosphates glasses[J]. Phys Rev B, 1992, 45(9): 4620-4625.
- [7] SHOJIYA M, TAKAHASHI M, KANNO R, et al. Upconversion luminescence of Er³⁺ in chloride glasses based on ZnCl₂ or CdCl₂[J]. Appl Phys Lett, 1994, 65(15): 1874-1876.
- [8] XIAO Kai, YANG Zhong-min, FENG Zhou-ming.

Upconversion luminescence mechanisms of Er^{3+} -doped barium gallo germanate glasses [J]. Chin Phys Soc, 2007, 56(6): 3178.

肖凯,杨中民,冯洲明. Er³⁺离子掺杂钡镓锗玻璃上转换发光 机理研究[J].物理学报,2007,**56**(6);3178.

- [9] DONG Guo-ping, TAO Hai-zheng, CHU Sai-sai, et al. Study on the structure dependent ultrafast third-order optical nonlinearity of GeS₂-In₂S₃ chalcohalide glasses [J]. Opt Commun, 2007, 270(3): 373-378.
- [10] XU Y, YANG G, WANG W, et al. Formation and properties of the novel GeSe₂-In₂Se₃-CsI chalcohalide glasses[J]. J Am Ceram Soc, 2008, 91(3): 902.
- [11] FENG X, TANABE S, HANADA T. Spectrosopic properties and thermal stability of Er³⁺ Doped germanotellurite glasses broadband fiber amplifiers[J]. J Am Ceram Soc, 2001, 84(1): 165-171.
- [12] MAO Shun, TAO Hai-zheng, ZHAO Xiu-jian, et al. Microtructure and thermal properties of the GeS₂-In₂S₃-CsI glassy system[J]. Journal of Non-Crystalline Solids, 2008, 354(12-13): 1298-1302.
- [13] OFELT G S. Intensities of crystal spectra of rare-earth ions[J]. J Chem Phys, 1962, 37(3): 511-520.
- [14] JUDD B R. Optical absorption intensities of rare-earth ions[J]. Phys Rev, 1962, 127(2): 750-761.
- [15] TANABE S. Photochemical reactions of Ge-related defects in 10GeO₂-90SiO₂ glass prepared by sol-gel process[J]. J Non-Cry Solids, 1999, 259(1): 149-155.
- [16] XU S Q, YANG Z M, DAI S X, et al. Spectral properties and thermal stability of Er³⁺-doped oxyfluoride silicate glasses for broadband optical amplifier[J]. J Alloys Compd, 2003,361(2): 313.
- [17] JIANG Zhong-hong, LIU Yue-hui, DAI Shi-xun. Novel optical functional glasses [M]. 1st ed. Beijing: Chemical Industry Press, 2008: 89-92.
 姜中宏,刘粤惠,戴世勋.新型光功能玻璃[M].北京:化学工业出版社,2008: 89-92.
- [18] HUANG Li-hui, LIU Xing-ren, WU Xu, et al. Infrared and visible luminescence properties of Er³⁺ and Yb³⁺ ions codoped Ca₃Al₂Ge₃O₁₂ glass under 978 nm diode laser excitation[J]. J Appl Phys, 2001, 90(11): 5550-5553.
- [19] LIN H, MEREDITH G, JIANG S, et al. Optical transitons and visible upconversion in Er³⁺-doped niobic tellurite glass
 [J]. J Appl Phys, 2003, 93(1): 186.
- [20] SCHWEIZER T, BRADY D J, HEWAK D W. Fabrication and spectroscopy of erbium doped gallium lanthanum sulphide glass fibres for mid-infrared laser applications[J]. Opt Exp, 1997, 1(1): 102.

Investigation on Upconversion Spectroscopic Properties of Er^{3+} -doped Novel GeS₂-In₂S₃-CsI Glass

DENG Sheng-wei¹, XU Tie-feng¹, DAI Shi-xun^{1,2}, NIE Qiu-hua¹, Wang Xun-si¹, SHEN Xiang¹, ZHANG Xiang-hua^{3,1}

(1 College of Information Science and Engineering, Ningbo University, Ningbo, Zhejiang 315211, China)

(2 State Key Laboratory of Transient Optics and Photonics, Xi'an Institute of Optics and Precision Mechanics,

Chinese Academy of Science, Xi'an 710119, China)

(3 Laboratoire de Verres et Ceramiques, Universite de Rennes 1, Rennes 35042, France)

Abstract: Er^{3+} -doped 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI (mol%) chalcohalide glass was fabricated by melt-quenching technique. The thermal stability, Raman spectra, absorption spectra, upconversion emission spectra of glass samples were measured, and upconversion mechanisms of Er^{3+} in the glass were analyzed. The intensity parameters(Ω_t , t=2,4,6), spontaneous transition probabilities(A), fluorescence branching ratios (β), and radiative lifetimes(τ_{rad}) were calculated by using the Judd-Ofelt theory. Under 980 nm diode laser excitation, intense emission bands centered at 526 nm and 549 nm corresponding to the transitions of ${}^2H_{11/2} \rightarrow {}^4I_{15/2}$ and ${}^4S_{3/2} \rightarrow {}^4I_{15/2}$, respectively, were observed for the first time in this glass, and intensity of 549 nm green light is more stronger. For 549 nm emission band, the upconversion fluorescence lifetime is 0. 34 ms, and the quantum efficiency is 69%. The dependence of visible emission intensities upon excitation intensity was examined. A plot of ${}^{\log}I_{\rm UP}$ vs ${}^{\log}I_{\rm IR}$ yields two fitted lines with slope 1. 71 and 2. 03, respectively, which indicates a two-photon process for green emission. Results suggest that Er^{3+} -doped 80GeS₂-10In₂S₃-10CsI chalcohalide glass may be a potential host material for upconversion green lasers. **Key words**; Chalcohalide glass; Fluorescence; Up-conversion; Erbium ions



DENG Sheng-wei was born in 1978. Now, he is pursuing his M. S. degree at College of Information Science and Engineering, Ningbo University, and his research interests focus on optical fiber communications.



XU Tie-feng was born in 1962, and received his Ph. D. degree in condensed physics from Zhejiang University in 1998. Now he is a professor in optical communication technology at Ningbo University, and his research interests focus on optical fiber communications.