文章编号:1004-4213(2010)05-0820-3

掺镱石英光纤预制棒的制备与表征*

冯高锋,吴钧,潘晋,张立永*

(浙江富通光纤技术有限公司,浙江 富阳 311422)

摘 要:采用改进化学汽相沉积结合溶液掺杂法制备了掺镱石英光纤预制棒,并研究了不同镱掺杂浓度下的吸收光谱和发光光谱.吸收光谱和发光光谱的强度随着 YbCl₃ 溶液浓度的增大而增强.
 在不产生失透的前提下,得到预制棒芯层能够掺杂的 YbCl₃ 溶液最大浓度为 0.057 mol/L.
 关键词:掺镱光纤预制棒;改进化学汽相沉积工艺;溶液掺杂;吸收光谱;发光光谱
 中图分类号:TN244
 文献标识码:A
 doi:10.3788/gzxb20103905.0820

0 引言

近年来,随着掺镱光纤激光器输出功率的突破, 再加上其光束质量好、结构紧凑、易于集成等诸多优 点,它不但在激光打标、激光切割和激光焊接等工业 激光领域已占据了相当的市场份额,更在医疗、军事 等诸多领域存在巨大的潜在应用优势.而未来掺镱 光纤激光器性能提升仍将依赖于光纤的设计与制备 工艺的不断进步,对于掺镱光纤未来研究趋势是进 一步提高镱离子的浓度和分散性,以提高其功率、降 低其阈值、使其结构更紧凑、光束质量更好.因此,研 究镱掺杂光纤的设计方法和制备工艺意义重大.

掺镱光纤是制作高功率光纤激光器的关键部 件.掺镱光纤需要高浓度掺杂从而有效吸收抽运光. 高浓度掺杂还可以减小光纤长度抑制非线性效应. 然而纯石英光纤中高浓度掺杂 Yb³⁺容易发生团簇, 甚至使预制棒芯部出现析晶,从而使预制棒的芯部 呈白色不透明状,严重影响光纤的传输特性.研究发 现纯石英光纤中掺入 $Al_2O_3^{[1]}$ 和 $P_2O_5^{[2]}$ 可以增加 Yb³⁺的溶解度. Al_2O_3 掺杂不仅能够有效减少 Yb³⁺ 团簇^[3],抑制磷的挥发,还能够优化光谱性 能^[4]. 同时共掺 P_2O_5 可以大大减小高功率光纤激 光器的光暗化效应^[5-7].

本文采用改进化学汽相沉积(Modified Chemical Vapor Deposition, MCVD)结合溶液掺杂 法制备出了掺镱的石英光纤预制棒,研究了镱掺杂 浓度对吸收光谱和发光光谱的影响,为制备性能更 优化的高功率光纤激光器用掺镱光纤奠定了基础.

1 掺镱光纤预制棒的制备

掺镱光纤预制棒采用 MCVD 工艺结合溶液掺

Email:pfzly@fso.com.cn 修回日期:2009-12-02 杂法制备.为了提高 Yb3+的掺杂浓度,在 SiO2 中掺 $\lambda P_2 O_5$ 形成疏松芯层. 当 $P_2 O_5$ 含量超过 5 mol% 时,沉积过程中疏松层孔隙容易闭合,因此制备含磷 的疏松芯层时,需要采用反向沉积和预烧结技术[2]. 反向沉积即氢氧焰喷灯移动的方向与反应气体的流 向相反.具体制备过程为:1)隔离层沉积.将清洗好 的长度为 400 mm 的沉积管安装到精确校直的同步 旋转卡盘上,对其进行抛光,去除表面杂质.然后用 常规方法沉积多层隔离层,以防止沉积管中的杂质 扩散到芯层中.2)芯层沉积.降低温度,沉积疏松芯 层. 通过调节 SiCl₄ 和 POCl₃ 的气体流量来控制芯 层的组分及折射率.芯层沉积的关键是控制好疏松 层的孔隙度与均匀度,以提高掺杂离子的浓度和均 匀度.3)溶液浸泡.取下沉积管,倒入配制好的溶液, 使 Yb³⁺和 Al³⁺均匀地吸附在疏松芯层上,浸泡溶 液的配比见表 1,其中 YbCl。和 AlCl。的浓度均为 1 mol/L.4) 脱水玻璃化. 沉积管用 N₂ 吹 30 min, 然

后逐步升高温度至1000 °C同时通入 Cl₂等进行脱 水干燥,充分去除疏松层中含有的水份.干燥之后, 升温至1600 °C玻璃化.5)缩棒.最后在2200 °C下 尽可能快地熔缩成透明的预制棒,以防止磷的挥发, 减小折射率中心凹陷.

表 1 浸泡溶液的配比 Table 1 Mixture ratio of the doping solution

bumpre -set3 -re-3 -rb -rm	
a 2 mL 100 mL 1:50	
b 4 mL 100 mL 1:25	
c 6 mL 100 mL 1:16.7	

预制棒经切割,抛光用于光学测试. 所得样品的 直径为 17 mm,厚度为 10 mm,端面粗糙度为 10 nm. 吸收光谱采用 Jasco V-570 UV/VIS/NIR 光谱仪测量,测试时用掩模覆盖预制棒端面,只露出 芯层让光透过. 近红外荧光光谱采用 ZOLIX SBP300光谱仪, InGaAs 作为探测器(1 000~

⁺Tel:0571-63322262 收稿日期:2009-10-10

1 800 nm),980 nm 半导体激光器作为激发光源.

2 结果与讨论

Yb3+电子构型为4f13,有两个电子态,即基态 (²F_{7/2})和激发态(²F_{5/2}),在配位场作用下产生Stark 分裂,光谱性能由基态²F_{7/2}的四个子能级和激发 态²F_{5/2}的三个子能级之间的跃迁所决定,Yb³⁺的能 级结构见图 1.图 2 为 a、b 和 c 三个样品在 850~ 1 100 nm的吸收光谱.为了便于比较,对三个样品在 1 100 nm 处的吸收谱强度进行了归一化处理. 液氦 温度下,⁴F_{5/2}分裂为3个Stark能级,可以观察到三 个明显的峰,而在常温下激发态的三个 Stark 能级 只有一个被分开,因此其吸收光谱只有两个明显的 峰,吸收谱峰位与掺镱磷酸盐玻璃的峰位接近[8],从 图 2 中可以看到,峰值 974 nm 处的吸收峰高而窄, 对应于能级 a 到能级 e 的跃迁,峰值 918 nm 处的吸 收峰低而宽,对应于能级 a 到能级 f 和 g 的跃迁. 随 着 YbCl₃ 溶液浓度的增大,对应的 Yb³⁺ 的吸收谱 的强度也增大.说明预制棒通过溶液浸泡吸附在疏 松层上的 Yb³⁺的浓度随溶液浓度的增大而增大.



图 3 为 a、b 和 c 三个样品在 980 nm 波长激光 激发下的发光光谱.为了便于比较,对三个样品在 1 150 nm处的发光谱强度进行了归一化处理.在室 温下,由于强烈的均匀和非均匀展宽使得石英预制 棒中的 Yb³⁺在子能级之间的跃迁不能完全清晰地 分开,因此它的发光光谱是 950~1 150 nm 的连续 谱.发光光谱同样存在两个峰,由于发光光谱的抽运 波长为 980 nm,峰值 979 nm 处发射峰是由抽运源 引起的.峰值 1 022 nm 处的发射峰对应于能级 e 到 能级 b、c 和 d 的跃迁^[9],半高宽大于 50 nm,并且一 直往长波方向延伸到 1 120 nm,表明可以实现可调 谐激光输出.根据文献[10]的报道,若采用 915 nm 抽运,976 nm 处也存在一个发射峰,对应于能级 e 到能级 a 的辐射跃迁,半高宽约为 10 nm.采用该抽 运方案,Yb³⁺在 976 nm 处吸收峰和发射峰重叠,从 而会引起较强的荧光再吸收效应.当荧光产生时,对 短波长 976 nm 的荧光产生较强的吸收,而对长波 长 1 022 nm 的荧光的吸收较小.浓度越大,再吸收 效应越强.因此对于高功率掺镱光纤激光的运转,主 要考虑 1 022 nm 峰的发光.



图 3 Yb³⁺掺杂石英光纤预制棒在 980 nm 波长激光 激发下的发光光谱

Fig. 3 Emission spectra of Yb³⁺ doped silica glass preforms excited at 980 nm

从图 3 中可以看到,随着 YbCl₃ 溶液浓度的增大,Yb³⁺的发光谱的强度也增大,没有发现浓度淬 灭现象.但当继续增大溶液浓度,预制棒的芯层就会 失透.因此在不产生失透的前提下,样品 c 是该组分 芯层能够掺杂的 YbCl₃ 溶液的最大浓度,即 0.057 mol/L.

图4为样品c轴向上 100 mm,150 mm 和 200 mm 处各截取一段 10 mm 厚样品测试所得到的发光光



Fig. 4 Emission spectra of sample c at various longitudinal positions

谱. 从图 4 可以看到,100 mm 和 150 mm 处样品的 发光谱强度相当,而 200 mm 处样品的发光谱强度 明显降低. 这是由于 200 mm 处样品靠近预制棒沉 积的头部,受到"入口锥度"的影响,疏松芯层沉积层 较薄,容易烧结,导致溶液浸泡时进入疏松层的 Yb³⁺浓度较低. 因此在沉积芯层时应尽量减小锥口 的长度,以保证轴向上 Yb³⁺掺杂浓度的均匀性.

当 980 nm 抽运光聚焦到高浓度掺杂的预制棒 芯层时,用肉眼可以观察到绿色的上转换荧光. Nakazawa 等人^[11]早在 1970 年就在实验中发现了 Yb³⁺的上转换荧光发射.具体过程为:Yb*(²F_{5/2})+ Yb*(²F_{5/2})→Yb(²F_{7/2})+Yb(²F_{7/2})+hv.两个同 时处于激发态的 Yb³⁺可以相互耦合并同时退激发 到基态,形成上转换荧光发射.发射光子能量是单离 子发光能量的两倍.实验中观察到的绿色荧光就是 由高浓度掺杂时 Yb³⁺合作上转换发光引起的. Yb³⁺为简单的二能级结构,理论上不存在浓度淬灭 效应,但当浓度足够大时,就会产生合作上转换荧光 发射,这将导致高功率光纤激光器量子效率的下降.

3 结论

采用 MCVD 结合溶液掺杂法制备了掺镱石英 光纤预制棒. 随着 YbCl。溶液浓度的增大,掺镱预 制棒的吸收光谱和发光光谱的强度都随之增大. 在 不产生失透的前提下,得到预制棒芯层能够掺杂的 YbCl。溶液最大浓度为 0.057 mol/L.

致谢:感谢中科院上海光机所陈丹平研究员和 张强博士在发光和吸收测试上给予的帮助.

参考文献

- [1] POOLE S B. Fabrication of Al₂O₃ co-doped optical fibre by a solution-doping technique[C]. ECOC'88,1988,292.433-436.
- [2] VIENNE G G, CAPLEN J E, DONG L, et al. Fabrication and Characterization of Yb³⁺: Er³⁺ phosphosilicate fibers for lasers
 [J]. J Lightwave Technol, 1998, 16(11): 1990-2001.
- [3] PETIT V, OKAZAKI T, SEKIYA E H, et al. Characterization of Yb³⁺ clusters in silica glass preforms[J]. Opt Mater, 2008, 31:300-305.
- [4] QIAO Yan-bo, WEN Lei, WU Bo-tao, et al. Preparation and spectroscopic properties of Yb-doped and Yb-Al-codoped high silica glasses[J]. Mater Chem Phys, 2008, 107:488-491.
- [5] SHUBIN A V, YASHKOV M V, MELKUMOV M A, et al. Photodarkening of alumosilicate and phosphosilicate Yb-doped fibers[C]. Conf Digest of CLEO Europe EQEC, 2007, CJ3-1-THU.
- [6] UNGER S, SCHWUCHOW A, JETSCHKE S, et al. Optical properties of Yb-doped laser fibers in dependence on codopants and preparation conditions [C]. SPIE, 2008, 689016-1-689016-11.
- [7] ZHU Zong-jiu, XU Li-xin, MAO Qing-he, et al. Photodarkening in ytterbium-doped fiber with high doping concentration[J]. Acta Photonica Sinica, 2007, 36(1): 26-29. 朱宗玖,许立新,毛庆和,等. 高掺杂浓度掺镱光纤的光子暗化 效应[J]. 光子学报, 2007, 36(1): 26-29.
- [8] KURKOV A S. Oscillation spectral range of Yb-doped fiber lasers[J]. Laser Phys Lett, 2006, 4(2):93-102.
- [9] PASK H M, CARMAN R J, HANNA D C, et al. Ytterbiumdoped silica fiber lasers: versatile sources for the 1-1. 2μm region[J]. IEEE J Sel Top Quantum Electron, 1995, 1(1):2-13.
- [10] PETIT V, SEKIYA E H, OKAZAKI T, et al. Improvement of Yb³⁺ doped optical fiber preforms by using MCVD method
 [C]. SPIE, 2008, 6998: 69980A-1-69980A-8.
- [11] NAKAZAWA E, SHIONOYA S. Cooperative luminescence in YbPO₄[J]. *Phys Rev Lett*, 1970, 25(25):1710-1712.

Fabrication and Characterization of Yb³⁺ Doped Silica Glass Preforms

FENG Gao-feng, WU Jun, PAN Jin, ZHANG Li-yong (Zhejiang Futong Optical Fibre Technologies Co., Ltd, Fuyang, Zhejiang 311422, China)

Abstract: Yb^{3+} doped silica glass preforms are fabricated by MCVD process combined with the solution doping technique. Absorption and emission spectra of preforms with various Yb^{3+} concentrations are investigated. The intensities of absorption and emission increase with increasing of solution concentrations of $YbCl_3$. The maximum $YbCl_3$ solution concentration can be doped into core layer of preform without compromising vitrification is 0.057 mol/L.

Key words: Yb³⁺ doped fiber preforms; MCVD process; Solution doping; Absorption spectra; Emission spectra

FENG Gao-feng was born in 1982. He received the M. S. degree from Zhejiang University in 2007. Now he works as an R&D Engineer, and his research interests focus on photonic materials and optical fiber commucation technogies.