Yb³⁺添加希土類酸化物セラミックモード同期レーザー

量子·物質工学専攻 戶倉川 正樹

まえがき

Yb³⁺添加希土類酸化物セラミックの特徴を活かした LD 励起モード同期発振の実現、及 び単結晶に匹敵する超短パルスセラミックレーザーの実証を目指した。Yb:Y₂O₃ セラミック を用いて中心波長 1038nm、パルス幅 188fs 、Yb:Lu₂O₃ セラミックを用いて中心波長 1033nm、ハルス幅 357fs 、Yb:Sc₂O₃ セラミック中心波長 1040nm、 Yb:YAG 中心波長 1050nm においてモード同期発振を得る事に成功した。

1.背景

近年 Ti³⁺:Al₂O₃ レーザーの登場によりサブ 10fs を発生する超短パルスレーザーは実験室レベル では比較的簡単に得られるようになった。フェム トセカンドレーザー(以下 fs レーザーと記す)は加 工や医療、多光子顕微鏡、周波数標準などへの応 用が考えられているが、産業界で実装するために はコンパクトで高効率な fs レーザーの開発が必 要である。Yb は広い吸収スペクトル幅を持ち市 販の InGaAs 系の Laser Diode(LD)で直接励起が 可能であり 1 µm 付近に広い蛍光スペクトルを持 っている。また励起状態吸収が存在せず、量子欠 損も少ない。上記理由から Ti³⁺:Al₂O₃ レーザーに 代わる Yb 添加材料による LD 励起が可能で高出 力、高効率かつコンパクトな fs レーザーの研究が 世界各地で行われている。

2.セラミックスの特徴

セラミックスと単結晶の性質の違いとしてセ ラミックスは多結晶体であり、結晶軸がランダム で、粒界を有しているという事がある。セラミッ クスは単結晶と同じ組成比を持ちミクロな構造 は同じであり、蛍光スペクトルや吸収スペクトル は単結晶とほぼ同じである。しかしマクロにみる と多結晶体では、粒界の厚さが熱特性、電気特性、 機械的特性などの物性に大きな影響を及ぼす事

が知られており、その事からセラミックスのそれ は単結晶の場合と異なるのではないかと考えら れた。しかし我々のナノサイズ微結晶作成技術と 真空焼結法を用いて造られたセラミックス 10 μ 程度の grain と厚さ数 の grain boundary から なっている為、それが与える影響はマクロなもの とは大きく異なり、常温において熱伝導率や屈折 率などが測定されたがその値は単結晶の値と変 わらないものであった。極低温における熱伝送率 において単結晶との差異が出たとの報告がある が、フォノンの平均自由行程がグレインサイズを 超えたためと考えられる。散乱係数測定や破壊強 度測定では単結晶よりも優れているという結果 が出ている。また微量の焼結補助材の SiO2 や添 加活性化イオンが粒界に偏析しているか調べる ために蛍光分析をした結果、添加活性化イオンに ついては粒界部における偏析は見られていない。

3.希土類酸化物の特徴

希土類酸化物(Re₂O₃,Re=Y,Lu,Sc)は代表的レ ーザー媒質である YAG と比べ高い熱伝導率 (10~15W/mK)を有しているが、非常に高い融点 (>2400)を持つ為に既存の単結晶作製技術では 作製が困難であった。我々はナノサイズ微結晶作 製技術と真空焼結技術により高品質な希土類酸 化物セラミックスを作製する事に成功している。 希土類酸化物はYAGと比ベカチオン密度が高く、 結晶場の影響が出やすく蛍光スペクトル幅が広 がりやすい。蛍光スペクトルの半値全幅から Sech²型の変換限界パルスを計算するとYb:YAG ではパルス幅150fs 程度であるのに対し希土類酸 化物、特にYb:Y₂O₃ではパルス幅74fs 程度まで 発生可能である。また非線形屈折率もYAGと比 べ2倍程度高く自己位相変調によるスペクトル広 がり、カーレンズ効果が起きやすくなっている。 またサブ100fs が得られるような他のYb添加材 料と比べて熱伝導率が2~3倍高く高出力化が可 能である。

4.Yb イオンの特徴

Yb³⁺のエネルギー準位とNd³⁺のエネルギー準 位を図1に示す。図から分かるようにNd は多数 の準位を持ち基底状態 I_{9/2}からの吸収だけではな く、励起状態 F_{3/2}の状態でも吸収を持つ、このよ うな吸収を励起状態吸収 (excited state absorption以下 ESA と示す)と呼ぶ。ESA によ り励起された電子が放射緩和すると(up conversion)可視域の光が放出される一方 Yb³⁺ は準位が二つしか存在しなく、ESA が存在しない 為に LD 励起時には高い吸収量子効率が得られる。 またシュタルク効果により分裂した準位間を利 用しレーザー発振が行われる為、励起波長と発振 波長が近く量子欠損(quantum defect)が非常に小 さい。

Yb のスペクトルは結晶場の影響を受けやすい、 格子定数の影響を比べる為にイオン半径を示す



図 2 希土類酸化物中での Yb イオンのエネル ギー準位図

5.分光結果

Yb イオンの分光結果から下記式を用いて吸収 断面積、放出断面積を求めた。 吸収係数 $\alpha(\nu)$ と吸収断面積 $\sigma_a(\nu)$ は単位体積あ たりの添加イオン数をNとして

$$\sigma_{a}(v) = \frac{\alpha(v)}{N}$$

これより吸収係数から吸収断面積を求めた。 放出断面積

$$\frac{1}{\tau} = \sum_{K} A(I, K)$$

上準位寿命の逆数は上準位からの緩和確率の和であ る。ただし非放射過程による緩和は無いと仮定して いる。

$$\beta(I, K) = \tau A(I, K) \quad \beta$$
: branching ratio



は緩和する準位の比であり、Yb では 2 準位し か無い為1とできる。 放出断面積 は以下式で表せる。

$$\sigma(I,K;\nu) = \frac{\lambda^2}{8\pi cn^2} A(I,K)g(\nu)$$

$$g(v) = \frac{I(v)}{\int I(v)dv}$$
・・ラインシェイプ関数

以上から

$$\sigma(I,K;v) = \frac{\lambda^2}{8\pi cn^2} \frac{\beta(I,K)}{\tau} \frac{I(v)}{\int I(v)dv}$$

空間に直すと

$$\sigma(I,K;\lambda) = \frac{\lambda^4}{8\pi cn^2} \frac{\beta(I,K)}{\tau} \frac{I(\lambda)}{\int I(\lambda)d\lambda}$$

上式より蛍光スペクトルと上準位寿命から断面 積を導出した。

Yb は Re₂O₃中では発光に寄与しない可能性の ある C₂対象性を持つものと発光に寄与すると言 われている C_{3i}対象性を持つ二つの置換サイトを 有しており、置換の割合が分かっていない。その ため吸収断面積を決めるにあたっては 30%近く の誤差を含んでしまう。放出断面積においては上 準位寿命より導き出している為に、それほどの誤 差はないと考えられる。

得られた吸収断面積を図3に、放出断面積を図4 に示す。図2で見たように結晶場の影響から各希 土類酸化物で僅かにピークの位置がずれている 事が分かる。

吸収断面積では976nmと950nmに鋭いピーク

表 1 希土類酸化物特性一覧



が確認できる。976nmの断面積は950nmの断面



積の 3~5 倍ある。

放出断面積は 976nm と 1030nm と 1080nm 付近 にピークを持つ事が分かる。976nm のピークは吸 収線と重なりを持つ為通常は発振が抑制される。 1030nm のピークも僅かながら再吸収を持つ為に、 試料の濃度や共振器 Q 値によって発振波長

Material	Abs.	FWHM	Cross section (10- ²⁰ cm ²)	Emi.	FWHM	Cross section (10- ²⁰ cm ²)	Thermal conductivity (Wm- ¹ K- ¹)	n	n ₂ 10- ¹³ esu
Yb:Lu ₂ O ₃	976	2.9	3.1	1031	11	1.15	12.5 (crystal)	1.93	3.96 ±
ceramic	949		1.0	1078	14	0.36			1.77
Yb:Sc ₂ O ₃	975	1.7	8.5	1041	10	1.2	16.5	2.01	5.33 ±
ceramic	940		1.3	1095	14	0.25	(Crystal)		1.33
Yb:Y ₂ O ₃	977	3.1	3.5	1031	15	0.95	17	1.92	5.79 ±
ceramic	950		1.2	1076	16	0.36			1.45

1030nm 付近か 1080nm 付近か決まる。

再吸収の影響を見積もる為に、8at.% 1.5mm Yb:Y₂O₃を用いた小信号利得の励起光強度依存性 の数値計算結果を図5に示す。



図から分かるように再吸収の影響から利得のピ ークが放出断面積のピークよりも長波長側ヘシ フトしている事わかる。

5.実験内容

実験図を図 6 に示す。Z 型共振器を用いており、 ミラーと試料の斜入射で収差が補正されるよう に設計している。試料は 8at.% 1.5mm Yb:Y₂O₃、 1.8at.% 1mm Yb:Y₂O₃ 3at.% 1mm Yb:Lu₂O₃ セラ ミックスを用いておりプリュースター角で配置 した。励起光源はブロードストライプ LD(4W、 1×100µm)、波長は 8at.%Y₂O₃ では 950nm、そ の他の試料では 976nm を用い、4 枚のレンズを用 いて試料上で約 30×100µm に集光した。分散補 償にはブリュースターカット SF10 プリズム対 (48cm tip-to-tip length) とチャープ鏡(M4 中心波 長 1030nm -900fs²), 変調素子には半導体過飽和 吸収体ミラー(SESAM 中心波長 1045nm 変調深 さ 2%)を用いており、曲率半径 400mm のミラー (M3)で集光した。出力鏡には裏面反射の影響を防 ぐ為に 30 分のウエッジをつけた。8at.%Yb:Y₂O₃ モード同期実験時はナイフエッジを使用して波 長選択を行った。以下に結果を示していく。



図 7 8at.%Y₂O₃ 出力特性 multimode,TEM₀₀ mode は実験図点線で示された cw 発振時のデータ 始めにプリズム対、SESAM を用いずに図 6 点線 で示された共振器で cw 発振を行った。T=5 出力 鏡を用い最大励起パワー3W 時にマルチモードで 1.15W、TEM₀₀ モードで 830mW を得た。次にモード同期実験を行った。

透過率 2%出力鏡を用い励起パワー3W時、sech²





型パルスを仮定しパルス幅 188fs スペクトル幅 6.5nm、出力 220mW、97MHz、中心波長 1038nm を得た。以下に他希土類酸化物の結果を列挙する。





以上データの詳細、透過率の異なる出力鏡を用い た時の結果も併せて次ページ表2でまとめる。そ のまえに実験中にパルスの分裂により(利得がな いから分裂する)パルス幅が制限された事に対す る、考察を載せる。

ソリトンの条件式は下記式で表される。

$$\tau_{\text{soliton}} = \frac{1.76\lambda A_{eff,L}}{\pi n_2 L} \frac{|D_2|}{E_p}$$

: 発振波長 A: 非線型媒質内ビーム面積
D₂: 共振器内負分散 n₂: 非線型屈折率
E_p: パルスエネルギー L: 結晶長

式から分かるように D2 小さくするかパルスエネ ルギーを大きくする事によってソリトン条件を 満たすパルス幅は狭くなる。しかし狭いパルスを を得る為にはそれに対応する広いスペクトルが 必要となってくる。しかしスペクトルが広がると 利得媒質の利得のすその部分まで必要となって くる。すその部分は利得が小さい為に利得の中心 部分で発振する場合に比べて全体の利得が低下 する。パルスが分裂し1パルスあたりのエネルギ ーを下がリパルス幅が広がる事により、利得の中 心部分だけで発振する事が可能となる為、全体の 利得が上がる。その為パルスの分裂後の方が利得 が高くなる可能性を考えている。本研究では分裂 したパルスがSESAMの緩和時間内存在していた 為SESAMによる損失も1パルス時と変わってい



Time 図 13 ダブルパパルスと利得帯域の関係

ない。Cw 発振からモード同期発振への移行時出 力の 5~10mW 増加が確認できたが、ダブルパル ス移行時にも同様に 5~10mW 増加が確認できた。 6.まとめと考察、今後の展望

表2に示すような結果を得る事ができた。出力は もっとも短いシングルパルスの時の値を示して いる。

Yb:Y₂O₃において高濃度試料のパルスの方が短く なっている事について考察すると。再吸収による 損失から発振波長が利得の放出スペクトルのピ ークからシフトした事により実効的半値全幅が 増加した為と考えている。

Yb 添加希土類酸化物及びセラミックレーザーに おいて最短のパルス発生に成功した。この結果に よりセラミックレーザーでも十分に短い超短パ ルスの発生が可能である事が証明できたと思っ ている。この結果から複数種の Yb 添加希土類酸 化物セラミックを組み合わせた(例えば Y と Sc) 複合セラミックモード同期レーザーがいっそう 現実的なものとなったと考える。またカーレンズ モード同期によるよりいっそうの単パルスかも 早急に進めるべきテーマと考えている。

以上内容についてより詳しく知りたい場合は レーザー研に所蔵の修士論文を参考されたし。電 気通信大学図書館所蔵品はできれば差し替えた い代物なので参考にしない方が賢明と考える。

	t (fs)	Output power (mW)	Wavelength (nm)	Slope efficiency	Rep. Rate (MHz)
8at.% 1.5mm Yb:Y ₂ O ₃	188	220 (T=2%)	1038	14%	97
1.8at.% 1.5mm Yb:Y ₂ O ₃	344 390 450	77 (T=2%) 30(T=1%) 154(T=5%)	1031	16%	97
3at.% 1mm Yb:Lu ₂ O ₃	357	357 (T=5%)	103.5	35%	97
2.5at% 1mm Yb:Sc $_2O_3$	1.2ps	80 (T=5%)	1041		97

表 2 Yb 添加希土類酸化物セラミ	ミックスモー	ド同期レー	-ザー	-発振	結果−	-覧
--------------------	--------	-------	-----	-----	-----	----