Nd 添加 Ba(Zr,Mg,Ta)O3 セラミックレーザーの開発

量子·物質工学専攻 植田研究室 黒川裕章

1. はじめに

1960 年に T. H. Maiman によって世界で初め ての固体レーザー発振である、ルビー ($Cr^{3+}:Al_2O_3$)レーザー発振の報告がされてから 50 年を迎えた。近年、セラミックレーザーの研 究において、sesquioxide 結晶、フッ化物セラミ ックや Disordered crystal が注目されている。中 でも、本研究では Disordered crystal に注目した。

Disordered crystal の特徴は、本質的には結晶 でありながら、スペクトル的な性質はガラスの ような性質を生み出すことである。つまり、広 帯域特性と高い熱伝導係数を両立させうる固体 レーザー材料であるということである。現在ま でに研究されている Disordered crystal として、 Nd³⁺:YSAG_xGSAG_{1-x}^[1]や Yb³⁺:Y₃(ScAl)₂Al₃O₁₂^[2]、 Nd³⁺:CNGG (Nd³⁺:Ca₃(Nb,Ga)₂Ga₃O₁₂) ^[3]などが ある。材料の組成を見ると x とあると思うが、 これは組成調整が可能なことを示している。組 成調整により吸収・発光スペクトルの制御が可 能である。

我々は、㈱村田製作所によって 2005 年に開発 された透光性セラミックス Ba(Zr,Mg,Ta)O3 をホ スト材料とした固体レーザー材料の開発を行っ た。Ba(Zr,Mg,Ta)O3 は、ペロブスカイト構造を 持つ Disordered crystal であり、組成調整可能な 材料である。活性イオンを添加することにより 広帯域利得が得られることが期待でき、波長可 変レーザーや超短パルスレーザーなどへの応用 を目指した。

2. Ba(Zr,Mg,Ta)O₃について

2.1. 結晶構造

透光性セラミックス Ba(Zr,Mg,Ta)O3 (BZMT,

ルミセラ[®] Type-Z)^{[4],[5]}は、㈱村田製作所が誘電 体共振器材料の開発途上で透光性が発現され、 光学用途への展開を図ってきた材料であり、 Ba(Mg,Ta)O₃ 系の複合ペロブスカイト構造を主 結晶相としている。この結晶は、図 2.1(a)に示 したように六方晶であり、Bサイトの Mg と Ta が 1:2 に規則配列した規則型構造をとっている。 しかし、Bサイトの一部を4価イオンで置換す ることで上記の規則配列が崩れ、図 2.1(b)に示 したようにBサイト内のイオンがランダム配列 した無秩序構造となり、六方晶から立方晶へと 結晶構造が変化する。その結果、BZMT セラミ ックでは、光学異方性がなくなり透明化が可能 となった。図 2.2 にルミセラ[®]の概観を示した。



図 2.1 Ba(Mg,Ta)O₃系ペロブスカイトの結晶構造



図 2.2 BZMT と Nd³⁺:BZMT の概観

BZMT セラミックの粒界部の TEM 写真を図 2.3(a)に示した。写真を見ると、粒界部に二次相 等の異相が存在せず、粒子同士が緊密に接触し ており、粒界での散乱が抑制されたことが理解 できる。また SEM 写真を図 2.3(b)に示した。 BZMT セラミックの平均グレインサイズは 15µm であることが分かる。



図 2.3 BZMT の(a)TEM と(b)SEM 写真

2.2. BZMT の熱的・機械的特性

表 2.1 に熱的・機械的特性を示した。BZMT セ ラミックは、ガラスと YAG の中間の熱的・機械 的特性を持っていることが分かった。また熱破 壊閾値が、YAG 単結晶の約 3/8 であり、固体レ ーザー材料のホスト材料として悪くない。この 熱破壊閾値とは、光に変換されず熱になり、結 晶内部に熱応力を生じさせ、この応力によって 結晶の破壊が起こる閾値である。

表 2.1 固体レーザー材料の熱的・機械的特性

| | BZMT | Q-246 (Silica) | HAP-4 (Phosphate) | YAG ceramic | YAG crystal |
|--|------|-------------------|----------------------|----------------|----------------|
| Thermal conductivity (W/mK) | 3.1 | 1.3 | 1.023 | 14 | 14 |
| Poisson ratio | 0.24 | 0.237 | 0.236 | - | 0.25 |
| Thermal expansion coefficient ($\times 10^{-6}$ /K) | 8.9 | 9.0 | 8.5 | - | 7.8 |
| Young's modulus (GPa) | 228 | 84.0 | 68.8 | - | 310.9 |
| Thermal shock parameter (W/m) | 302 | 96 | 140 | 2400 | 790 |

2.3. Nd³⁺:BZMT

我々は、BZMT セラミックに活性イオンであ る Nd³⁺イオンを添加することにした。Nd³⁺イオ ンは、イオン半径の制約を受けて B サイトに置 換されると考えられる。BZMT セラミックの B サイトの Zr⁴⁺,Mg²⁺,Ta⁵⁺は、ランダマイズされて いるので、B サイトに置換された Nd³⁺イオンも ランダマイズされ、広帯域利得が得られると期 待される。以下、本論文では組成の異なる 3 種 類の 1mol.% Nd³⁺:BZMT セラミックを中心に議 論していく。

3. 光学特性

3.1. 吸収スペクトル

吸収スペクトルは、白色光源と光スペクトル アナライザーを用いて測定した。図 3.1 に室温 での 1mol.%Nd³⁺:BZMT セラミックの吸収スペ クトルを示した。組成調整によって、スペクト ルを制御することができた。BZMT-1 は、吸収 ピークが 820nm であった。BZMT-2 と BZMT-3 は、吸収ピークは 803nm であった。



図 3.1 1mol.%Nd³⁺:BZMT セラミックの吸収スペクトル

3.2. 発光スペクトル

中心波長 805nm の半導体レーザー(LD)を 用いて、1mol.%Nd³⁺:BZMT セラミックを励起し、 光スペクトルアナライザーを用いて、発光スペ クトルを測定した。図 3.2 に 1mol.%Nd³⁺:BZMT セラミックの発光スペクトルを示した。不均一 広がりが顕著なガラス材料や Disordered Crystal では、Fuchtbauer–Landenburg 法を用いて、発光 断面積を求めるのは、正確性を欠くものである。 しかし、他の材料との比較のために Fuchtbauer–Landenburg 法を用いて、発光断面積 を求めた。

期待した通り、ガラスの様に広帯域利得が得 られた。組成調整によって、スペクトルを制御 することができた。BZMT-1 は、発光ピークが 1075nm であった。BZMT-2 は、蛍光ピークが 1062nm と 1075nm であった。BZMT-3 は、蛍光 ピークは 1062nm であった。どの試料も蛍光断 面積は、 $2.4 \times 10^{-20} \text{cm}^2$ であった。



図 3.2 1mol.%Nd³⁺:BZMT セラミックの発光スペクトル

3.3. 蛍光寿命



中心波長 805nm の LD を PCX-7410 (Directed Energy 社) でパルス駆動し、InGaAs PIN フォト ダイオードで蛍光を観測した。図 3.3 に 1mol.% Nd³⁺:BZMT セラミックの蛍光強度信号を示し た。図 3.3 を見ると、非常に速い遷移過程が確 認できた。通常用いられる single- exponential 関 数フィッテングでは不適当なので、(3.1)式のよ うな double-exponential 関数でフィッテングを行 ない蛍光寿命を求めた。τ₁を速い緩和過程、τ₂ を蛍光寿命とした。

$$I(t) = A_1 \exp\left(\frac{t}{\tau_1}\right) + A_2 \exp\left(\frac{t}{\tau_2}\right) \cdots (3.1)$$

BZMT-1 は 270µs、BZMT-2、BZMT-3 は 290µs であった。ガラスのように蛍光寿命が長い傾向 にあることが分かった。

3.4. 蛍光効率

励起エネルギーが、どれくらいの効率で蛍光 に変換されているのかを測定した。中心波長 805nmのLDの光をコリメートして積分球に入 射させ、積分球から出射してきた蛍光を光スペ クトルアナライザーで測定した。積分球から出 射してくる蛍光は、微弱であるのでなるべく漏 らさないようし、光スペクトルアナライザーの 感度を最大にして測定した。蛍光効率 (Fluorescence Efficiency, FL)は、(3.2)式を用い て求め、結果を表 3.1 に示した。

$$FE = \frac{\int \frac{I_{f(\lambda)}}{h\nu} d\lambda}{\int I_{p(\lambda)} d\lambda - \int I_{s(\lambda)} d\lambda} = \frac{1}{\lambda_p} \frac{\int \lambda I_{f(\lambda)} d\lambda}{\int I_{p(\lambda)} d\lambda - \int I_{s(\lambda)} d\lambda}$$

•••(3.2)

ただし、 λ_p : Pump wavelength

 $I_p(\lambda)$: Pump intensity

 $I_s(\lambda)$: Pump intensity with sample

 $I_f(\lambda)$: Fluorescence intensity

表 3.1 1mol.% Nd³⁺:BZMT セラミックの蛍光効率

| Sample | FL |
|--------|-------|
| BZMT-1 | 25.5% |
| BZMT-2 | 41.0% |
| BZMT-3 | 59.0% |

BZMT-1 は 25.5%、BZMT-2 は 41.0%、BZMT-3 は 59.0%であった。組成の違いによって蛍光効 率が顕著に異なることが分かった。 4. レーザー特性

4.1. 連続波発振

4.1.1. 実験セットアップ(plate 編)

図 4.1 に実験装置概念図を示した。利得媒質 には 1mol.% Nd³⁺:BZMT セラミック、BZMT-1 厚さ t=4mm、BZMT-2,-3 厚さ t=2mm を用いた。 いずれの試料にもコーティングは施してはいな い。800nm の無反射(AR)コーティングと 1064nm 高反射(HR)コーティングを施された平面鏡と 出力鏡で共振器を構成した。共振器長は 50mm である。励起光源に 7W、中心波長 807nm のフ ァイバー結合 LD (コア径 100 μ m、NA=0.22) を用い端面励起を行った。励起光の集光には、 f=8mm と f=14.9mm のレンズを用いた。出力鏡 は、曲率半径 250mm、透過率 T=1%を用いた。 利得媒質の冷却には銅製ホルダーによる水冷 (20℃)を用いた。



図 4.1 実験装置概略図(plate 編)

4.1.2. 実験結果(plate 編)

実験結果の吸収パワー対出力パワーを図 4.2 に、最大出力時のレーザー発振スペクトルを図 4.3 に示した。この結果は、世界で初めて Nd³⁺:BZMT セラミックによるレーザー発振に 成功したものである。

BZMT-1 は、閾値 1.4W で励起光の吸収パワー 3.2W の時、出力パワー53mW、レーザー発振波 長 1075nm、スロープ効率は 2.9%であった。 BZMT-2 は、閾値 1.8W で励起光の吸収パワー 3.1W の時、出力パワー81mW、マルチ縦モード 発振した。スロープ効率は 5.6%であった。 BZMT-3 は、閾値 1.2W で励起光の吸収パワー 2.7Wの時、出力パワー91mW、マルチ縦モード 発振した。スロープ効率は 6.1%であった。



図 4.3 レーザー発振スペクトル (plate 編)

4.1.3. 実験セットアップ(rod 編)

図 4.1 と実験系はほぼ同じで、励起光の集光 には、f=40mm と f=100mm のレンズを用いた。 また利得媒質には、1mol.% Nd³⁺:BZMT セラミ

4.1.4. 実験結果(rod 編)

実験結果の吸収パワー対出力パワー、最大出 力時のレーザー発振スペクトルを図 4.4 に示し た。励起光の吸収パワー5.3Wの時、出力パワー 377mW、レーザー発振波長 1063nm、スロープ 効率は 16%を得た。同様に BZMT-1 を rod に加 エしコーティングを施した時の結果と比較して、 出力、効率共に 2 倍以上の向上があった。これ は、蛍光効率の違いにも一致する。これらの結 果から BZMT-3 の組成が、高出力、高効率を目 指す上で最適であるといえる。



図 4.4 (a)入出力特性と(b)レーザー発振スペクトル

4.2. モード同期発振

4.2.1. 実験セットアップ





図 4.5 にモード同期レーザーの実験装置図を 示した。励起光源に 5W のブロードストライプ LD (1×95 μ m、 λ =809nm、水冷 18°C)を用い、 共振器は Z型を採用した。励起光のビーム径は、 複数のレンズを用いてビーム成形を行い、集光 点で 25×134 μ m にした。利得媒質は、厚さ 3.2mmの 1mol.% Nd³⁺:BZMT (BZMT-3)を用い た。利得媒質は、ブリュスター角に配置し、銅 製ホルダーによる水冷 (18°C)を用いた。曲率 半径 100mm (M1、M2)、曲率半径 50mm (M3) の高反射凹面鏡と 1%透過率の平面出力鏡を用 いた。変調素子には、中心波長 λ =1064nm の可 飽和吸収 2%の半導体可飽和吸収体を用いた。 またチャープ鏡対 (CM1、CM2)を用い、共振 器 1 往復で-2000fs²の分散補償をした。

4.2.2. 実験結果



図 4.6 に励起光パワー-平均出力の特性を示 した。励起光パワー2.6W、平均出力 4.6mW の 時、セルフスタートで CW モード同期が起こっ た。最大平均出力は 11mW であった。繰り返し 周波数は 98MHz であった。最大出力時のレー ザー発振スペクトルを図 4.7 に示した。中心波 長は 1062nm でスペクトルの半値全幅は 1.3nm であった。この時のパルス幅を自己相関系で測 定すると、1.4ps であった。Δv×Δt を計算する と、0.484 であった。sech²型のパルスならば、 フーリエ限界が 0.315 であるので、まだ限界ま で達していない。共振器の最適化により 1ps よ り短パルスを得ることができる。具体的には、 現在非点収差を補償していない共振器となって おり、これを補償し、ビーム品質を上げること により達成できると考えている。



図 4.8 SHG 自己相関波形

5. 結論

本研究では、透光性セラミックス BZMT に Nd³⁺イオンを添加した Nd³⁺:BZMT を作製し、超 短パルスレーザーへの応用を目指した。

まず、組成調整により吸収スペクトルと発光 スペクトル制御を行ない、蛍光効率が向上する 添加濃度と組成を確定した。

CW レーザーにおいて、1mol.%、 φ4.0×10mm の Nd³⁺:BZMT セラミックを用いて、LD 端面励 起によりレーザー発振波長 1063nm、出力パワ -377mW、スロープ効率 16%を得た。

LD 端面励起 SESAM モード同期を行い、 1mol.%、t=3.3mm の Nd³⁺:BZMT セラミックを 用いて、パルス幅 1.4ps、最大平均出力 11mW、 中心波長 1062nm、98MHz を得た。

CW レーザー及びモード同期レーザーの結果 は、世界で初めて成功したものである。この結 果は、Nd³⁺:BZMT セラミックが、固体レーザー 材料としての可能性を示したものであると考え ている。

6. 今後の展望

Nd 添加ガラスレーザーで 60fs を達成してい る報告^[6]もあり、最終目標としてはガラスレー ザーと同レベルまで達成したいと考えている。

その為の今後の課題としては、試料損失の低 減が一番である。次に、励起パワーの増大、共 振器内損失の低減など、共振器の最適化を試み る必要がある。また、本研究では未測定である Nd³⁺:BZMT セラミックの小信号利得の測定や 非線形屈折率の測定を行なう必要がある。

参考文献

- [1] E. Sorokin et al., J. Opt. Soc. Am. B. 10, 1436 (1993).
- [2] J. Saikawa et al., Appl. Phys. Lett. 85, 1898 (2004).
- [3] Kenta Naito et al., Appl. Opt. 32, 7387(1993).
- [4] 田中伸彦,金高祐仁,呉竹悟志,"光学用透光性セ ラミックス (ルミセラ[®]) とその特徴,"光技術コ ンタクト 45,366 (2007).
- [5] 田中伸彦,金高祐仁,呉竹悟志,藤浪直勝,岸本悠,
 "透光性セラミックス (ルミセラ[®])の開発・実用 化," J. Soc. Mat. Sci. Jpn. 56, 1195 (2007).
- [6] J. Aus der Au et al., Opt Lett. 22, 307 (1997).
- [7] レーザー学会 編, "レーザーハンドブック 第 2 版,"オーム社.