特集がラスの表面高機能化

精密成形用高屈折率ガラスと表面微細構造形成

(独)産業技術総合研究所,無機機能材料研究部門

北村 直之, 福味 幸平, 金高 健二, 赤井 智子

High refractive index optical glasses and fabrication of fine structure on their surface by precision molding

Naoyuki Kitamura, Kohei Fukumi, Kenji Kintaka and Tomoko Akai

Inorganic Functional Materials Research Institute National Institute of Advanced Industrial Science and Technology

1. はじめに

光学レンズを始めとする精密なモールド成形 が盛んになってから数十年が経つ。省プロセ ス・環境汚染の低減・貴重資源のロスの低減の 点で長所の多い技術であり,近年では反射防 止,非光沢,反射散乱,微細集光・結像,複屈 折,回折素子などのさらに高度な光機能を付与 する技術として発展してきている。高い精度で の成形性と種々の機能に対応するために熱成形 用ガラス材料も数多く開発されてきている [1]。この中でも高屈折率ガラスはレンズの小 型化や微細構造による大きな光機能を得る上で 今後も重要となってゆくと考えられるが,高屈 折率ガラスに特有の着色や成形時の黒化・焼 け,成形性など構成成分に起因する現象は未解 決な部分が多い。我々は,高屈折率・低Tgで

〒563-8577 大阪府池田市緑丘 1-8-31 TEL 072-751-8484 FAX 072-751-9637 E-mail: naoyuki. kitamura@aist. go. jp モールド成形に適したリン酸塩系およびホウ酸 塩系の高屈折率光学ガラスの開発を目指して研 究を進めている。本報告では,特にリン酸塩系 の高屈折率ガラスの着色や成形性について紹介 したい。

2. 精密成形用高屈折率ガラス

低融点ガラスとして期待されるリン酸塩ガラ スでは、通常はリン酸多面体がネットワークを 形成するため高屈折率成分を入れてもndが 1.8ぐらいが限界となる。ndが2.0を超えるよ うな高屈折率の実現には高屈折率成分であり、 かつ網目形成に寄与する酸化物が必要となる。 このような酸化物は中間酸化物とされる酸化ビ スマス、酸化ニオブ、酸化スズなどであり、幾 つかの市販ガラスの高屈折率成分であることは 知られている。酸化ビスマスまたは酸化ニオブ を多く含むリン酸塩ガラスは、たとえばFig.1 のようにリン酸が20 mol%程度でもガラス形 成能があることが知られている[2]。ちなみに、 低リン酸の領域では耐水性も良好となることは



Fig. 1 Glass-forming regions of (a) $ZnO-Bi_2O_3-P_2O_5[11]$ and (b) $BaO-Nb_2O_5-P_2O_5$ systems [8].

好都合である。O/P比が3.5以上の組成では PO₄四面体は孤立して存在するが, BiO₆(ZnO₄) 多面体や NbO₆ 多面体とともにガラス網目構造 を形成すると考えられている。Bi₂O₃やNb₂O₅ を添加するとn_aが2.0を超える高屈折率ガラ スが得られるが、往々にして黄色を帯びること が光学ガラスとしての問題である。これは. Bi³⁺ではBi³⁺自身の6s²から6s¹p¹の遷移[3] や, Nb⁵⁺ではO 2pとP 3pからNb 4dへの遷 移[4]による吸収帯が紫外領域にあり、その 裾が青色領域にまで存在することが原因であ る。Bi₂O₃ 濃度が低い場合,吸収帯位置は Duffy らが示したようにガラスの塩基度で変化する が、高濃度の場合は塩基度とともに Bi 周囲の 構造と結合状態の影響を受ける。ZnO-Bi₂O₃-P₂ O₅系ガラスやビスマスホウ酸塩系ガラスで は、BiO₆多面体の連結構造が形成されると考 えられ、前者ではBi-O 結合の短距離化にとも なう多面体の歪みの増加があることが分かった [5,6]。この構造変化が吸収帯のレッドシフト とバンド幅の増大の原因と考えられる。さら に、前者のリン酸塩では吸収帯にサイドバンド も形成されこれが黄色化に関与する。アルカリ フッ化物添加によりサイドバンドは消失し、黄 色を低減(Fig.2中の右のガラス)し低融点化 (At≈400℃) されたガラスを得ている [7]。

一方,ニオブリン酸塩系ガラスでは、NbO₆



Fig. 2 A photograph of (right) some fluorine-doped ZnO-Bi₂O₃-P₂O₅ glasses. and (left) a non-doped glass.

多面体が PO4 四面体と同等に網目形成に寄与 するが,酸化ニオブ量の増加とともに多面体の 連結構造が発達する。これとともに NbO6 多面 体の構造が歪み紫外吸収帯幅も増加する [8]。 多面体の歪みを取り除く成分が見つかれば紫外 吸収帯が先鋭化し透過性能も上がると考えてお り,今後,Nb 周囲の構造制御の課題に取り組 んでいきたいと考えている。

リン酸塩系高屈折率ガラスの熱成形 による表面微細構造形成

熱インプリントによる上述のガラスの表面微 細構造形成の例を紹介したい。波長以下のサイ ズの突起構造を物質表面に2次元配列させる と、物質界面での巨視的(波長に比べて)な屈 折率変化が連続的になるため反射率が減少す る。いわゆるモスアイ構造であり、すでに、ガ ラス以外の素材でも製品化されている。モール ド成形で製造可能な理想的反射防止形状は円錐 構造であり、どの断面においても平坦部が存在 しないことが重要である[9]。田村らが市販の 低屈折率リン酸系光学ガラスで反射防止構造付 きレンズを一括成形し、1/10まで反射率を低 減させている[10]。一方、高屈折率の亜鉛ビ スマスリン酸塩系ガラス(55 ZnO-20 Bi₂O₃-25 P₂O₅: n_d=1.8)で反射防止構造のモールド成 形を行った結果を Fig.3 に示す。半球状に近い



Fig. 3 SEM images of (a) surface pattern (antireflection) fabricated on a zinc bismuth phosphate glass plate and (b) SiC mold for antireflection [11].



Fig. 4 Reflection spectra of a zinc bismuth phosphate glass plate having antireflection structure on its surface. A solid line represents the result of RCWA simulation [11].

放物面回転体形状の突起構造となることが SEM 画像からわかる [11]。このガラスの反射 率の測定結果を Fig.4 に示す。丸い形状の突起 構造であるが、低反射率が実現されている。 Fig.5は厳密結合波解析(RCWA)で計算した 幾つかのサブ波長突起構造による反射率を示す が、半球状に近くなるにつれて全体的に反射率 が高く、特定の波長において周期的に幾つかの ピークが現れる。突起の頂上が平坦であるため 反射が多くなり、周期構造が原因となる回折現 象と考えられる周期的な振る舞いが見られる。 計算結果はFig.4の実線で示されるように比較 的良く実際のスペクトルを再現している。この ようにビスマスを多く含むリン酸系高屈折ガラ スでは、田村らと類似した温度域で成形を行っ ているにもかかわらず、半球状の突起構造とな り、弾性回復の兆候が確認された。リン酸が連 続網目構造を形成する組成領域においても同様 の挙動を示した。

一方, ニオブリン酸塩ガラス(25 BaO-50 Nb₂ O₅-25 P₂O₅: n=2.0@633 nm)の表面にインプ リント法を用いて形成した周期 300 nm の1次 元周期構造の成形例を Fig.6 に示す。ビスマス リン酸塩ガラスと同じ成形温度域でのプレス成 形であるが, こちらの方は金型の形状を概ね再



Fig. 5 Reflection spectra simulated by RCWA for conical, spherical and semi-spherical 2 dimensional periodic structures [11].



Fig. 6 A photograph and an SEM image of surface pattern (1 dimensional periodic (300 nm) structure) fabricated on a barium niobium phosphate glass plate (replica).

現しており,ビスマス系のような回復は見られ なかった。1次元の周期構造は構造性複屈折を 示し,Fig.7のように青色領域で1/8波長の位 相差を示すことが分かった。より深い金型を用 いれば,大きな位相差の出現が期待できる組成 系である。以上の2例のように,両者とも屈伏 点温度近傍の成形であるにも関わらず,弾性回 復に差異がみられるのは大変興味深い。巨視的 な成形では,ガラスや金型温度分布が形状精度 に重要な因子であることは知られている。形状 が小さくなればその形状内での温度分布はおお よそ均一と期待できる。従って,弾性回復につ いて網目形成酸化物や修飾酸化物のイオンの周 囲の構造など微視的な要因を考慮する必要があ



Fig. 7 Phase retardation by 1 D periodic structure formed on a barium niobium phosphate glass plate.

ると考えられる。分子動力学を組み入れたガラ ス成形シミュレーションも試み始められている が[12],実際の多成分ガラスでの現象を解明 するにはまだ時間がかかりそうである。熱成形 には金型との融着,ガラス表面の焼けやガラス 自身の黒化現象[13]など多くの課題があり, 表面微細構造による新規機能付与に向けて解決 が期待される。

4. おわりに

再熱成形による表面微細構造形成技術はバッ チプロセスが主なためコスト削減が難しいが、 大面積化や連続成形の可能性も残されており技 術発展が期待される。成形時間短縮などの生産 性向上を解決する上でも、ガラスの構造まで踏 み込んだ熱・機械特性の解明が必要と考える。 我々は、ガラスの緒性質と成形性に関する研究 を国家プロジェクトの枠組みの中で進めてい る。より効率の良い表面成形技術の進歩のため に情報を発信したいと考えている。

謝辞

本研究は日本板硝子工学助成の助成ならびに一 部は次世代光波制御材料・素子化技術の元で行わ れた。後者の研究実施では北海道大学の西井準治 教授に謝意を表します。現在は総合科学技術・イ ノベーション会議の戦略的イノベーション創造プ ログラム「革新的設計生産技術」によって研究を 実施している。ここに感謝いたします。

参考文献

- [1] 北村直之・福味幸平,「ナノ構造光学素子開発 の最前線」,菊田・西井編,シーエムシー出 版, 2011, PP. 166-174.
- [2] B. Elouadi, et al., Phase Trans. 13 (1988) 219 :
 Z. N. Scheglova and T. V. Avlas, Fiz. Khim. Stekla 16 (1990) 879.
- [3] G. Blasse and A. Bril, J. Chem. Phys. 48 (1968) 217.
- [4] I. Cho et al., Eur. J. Inorg. Chem. 2011 (2011) 2206.
- [5] N. Kitamura and K. Fukumi, J. Ceram. Soc. Jpn. 121 (2013) 355.
- [6] N. Kitamura et al., J. Non-Crystal. Solids, 357 (2011) 1188.

- [7] N. Kitamura et al. , 23rd International Congress on Glass, Prague, 2103.
- [8] N. Kitamura, UVSOR Activity report, 2013 : N. Kitamura, ibid 2014.
- [9] 西井準治、「ナノインプリント技術」 松井真二・ 平井義彦編, 電子情報通信学会, 2014, pp. 70-82
- [10] T. Tamura et al., Appl. Phys. Express 3

 $(2010) \ \ 112501.$

- [11] N. Kitamura et al., J. Nonlinear Opt. Phys. Mater. 19 (2010) 753.
- [12] K. Tada et al., Jpn. J. Appl. Phys. 48 (2009) 06 FH 13.
- [13] K. Fukumi, N. Kitamura and J. Nishii, J. Ceram. Soc. Jpn. 120 (2012) 599.