リチウムアルミノケイ酸塩結晶の超低熱膨張特性 Ultra-low Thermal expansion property of Lithium Aluminosilicate

小林雄一[†], 片山正貴[†], 加藤美佳[†] Yuichi Kobayashi,[†] Masaki Katayama[†] and Mika Kato[†]

Abstract Thermal reaction of petalite (LiAlSi₄O₁₀) and petalite/kaolin mixtures were examined with respect of phase change of petalite to spodumene (LiAlSi₂O₆) via metastable β -quartz solid solutions and of thermal expansion properties. By a thermal reaction of petalite with silica and alumina, β -quartz solid solutions appeared in wide temperature range between 1000 and 1200°C. Ultra-low thermal expansion property of β -quartz solid solution is expected to perform in many applications as superior thermal shock resistant materials.

1. 緒言

セラミックス材料は、一般に融点が高く耐熱性に優れてい る反面,アルミナやジルコニア等の熱膨張係数は大凡8~12 ×10⁶/K 程度と幾分大きいために耐熱衝撃性に劣るとされ ている¹⁾。近年,セラミックスの生産に不可欠な高温熱処理 工程は、大量の化石燃料または電力を消費している事から, この熱処理工程を短縮することや焼成温度を下げるための 研究が活発に行われている。熱処理時間を短縮するために は,迅速に昇温または冷却することが必要である。したがっ て耐熱衝撃性に優れた焼成治具が重要になる。

ユークリプタイト(LiAlSiQ₄)やスポジュメン(LiAlSi₂O₆)^{2,3,4)} のリチウム系珪酸塩結晶は、極めて熱膨張係数が小さいため に耐熱衝撃性に優れていることから、熱処理用治具等に利用 されてきた。これら結晶の化学組成は厳密に制御することが 必要であり、純度の高い原料配合物を高温で溶融してガラス とし、結晶化させることによりセラミックス材料として利用 されている。一方、天然のリチウム珪酸塩結晶であるペタラ イト(LiAlSi₄O₁₀)は熱処理によってスポジュメン結晶を生 成し低熱膨張化するために、耐熱食器等の生産に使用されて いるが、共存するアルカリ珪酸塩のために幾分熱膨張が高く なり、スポジュメン結晶の低熱膨張特性を発揮できていな い。

筆者等は、ペタライト結晶の熱処理過程において、ユーク リプタイトやスポジュメン結晶とは異なるタイプの結晶(β -石英固溶体)が析出し、多結晶焼結体の熱膨張係数が特異

* 愛知工業大学工学部応用化学科(豊田市)

的に小さくなる現象を見いだした。ペタライトの加熱過程での結晶化の際,析出温度やその速度に及ぼすアルミナやシリカの影響について詳細に検討したので報告する。

2. 実 験

2.1. 原料

使用した原料の化学組成を表1に,鉱物組成を表2に示す。 リチウム含有珪酸塩原料であるペタライトは南アフリカ産であ り,長年継続的に輸入さているため入手は容易である。

Table 1 Chemical composition of raw material				
Components	Petalite	N.Z.Kaolin		
SiO ₂	75.30	49.07		
Al_2O_3	17.20	36.05		
Fe_2O_3	0.12	0.24		
TiO ₂	0.00	0.08		
CaO	0.00	0.03		
MgO	0.00	0.01		
Li ₂ O	4.16	0.00		
K ₂ O	0.51	0.08		
Na ₂ O	0.51	0.17		
Ig.loss	2.20	13.81		
Total	100.00	99.54		
		(%)		

少量のカリウム長石およびナトリウム長石を不純物として含むが、ペタライトとしての純度は約85%である。一部のペタライト粉末は、アルミナボールミルにより所定時間湿式粉砕して使用した。また、カオリン質原料としてはニュージーランドカオリン

を使用した。サブミクロンの柱状ハロイサイト結晶からなり、不純物として約6%の石英を含んでいる。

Minerals	Petalite	N.Z.Kaolin
Petalite	85.28	0
K-feldspar	3.01	0.47
Na-feldspar	4.32	1.44
Kaolin	4.09	90.2
Quartz	1.56	5.71
Total	98.26	97.82
		(%)

こして新りのの有突を占んしてる。 Table 2 Mineral composition of raw materials

カオリンは一部水篩法により 1 μ m以下に分級精製し石英を除 去した。以後,未処理のカオリンを NZu, 1 μ m以下に分級精 製処理したカオリンを NZ1と記す。

2.2. 試料調製

ペタライトとカオリンを,4:6,6:4 の割合で秤量し,20 分間超音波照射下にて湿式分散混合した。アルミナゾル及び シリカゾル添加試料も同様に超音波照射下にて湿式分散混 合した。その後,乾燥した混合粉末を0.5t/cm²の圧力で一軸 加圧成形した。

成形体は1000℃までは5℃/minの速度で昇温し,1000℃以上では2.5℃/minで昇温し,所定の温度で1時間保持した後 炉内放冷した。

2-3 測定方法

かさ密度および見掛け気孔率は水中煮沸によるアルキメデ ス法で測定した。また、(株)リガク製の粉末X線回折装置 RAD-RXを使用して生成結晶相を確認し、以下の JCPDS カー ドの内容を参考に同定し、生成量は指定の回折線のピーク高 さを使用した。なお、結晶毎の増減については比例関係が認 められるが、結晶種毎にピーク高さが異なるため、結晶間相互 の生成量比を示すわけではない。

結晶相	:	JCPDS 番号	2θ/°	略記号
Petalite	:	14-0090	23.8	Р
Quartz	:	46-1045	20.8	Q
Mullite	:	15-0776	40.8	Μ
β-Spodumene	:	35-0797	28.3	Sp
β-Quartz	:	31-0707	19.9	β-Q

3. 結果と考察

3.1ペタライトの加熱変化

原料のペタライト結晶を各温度で熱処理した場合の粉末 X線回折パターンを図1に示す。また回折線の高さを図2に 示す。1000℃以下ではペタライト及び共存結晶である石英, 長石が観察された。1050℃では、β-石英固溶体(以後,単に β-石英と記す)及びわずかにスポジュメンが観察され, 1100℃ではβ-石英は消失してスポジュメンと石英が観察さ



Fig.1 X-ray diffraction patterns of heat-treated petalite



Fig.2 Phase change of heat-treated petalite

れた。したがって、ペタライト単相の熱処理では β -石英を 主相とした焼結体を得ることは困難である。ここで生成する β -石英は Li₂O-Al₂O₃-SiO₂ 系のガラスをある限られた条件で 熱処理する場合に生成することが知られている準安定な結 晶相であるが(いわゆる結晶化ガラス),詳しい化学組成や 結晶構造については報告されていない。

3.2 ペタライト-カオリン混合物の加熱変化

未粉砕のペタライトと NZu カオリンの配合比が 6:4 の試 料を 1000℃~1250℃で熱処理した焼成体の生成結晶相を図 3に示す。β-石英は 1050℃でその生成が観察され,温度の 増加とともに急激に生成量が増加した。1150℃で β-石英は 最大となり,わずかにスポジュメンが観察された。1200℃で は再び β-石英はほとんど消失し,スポジュメンが主相とな



and kaolin (NZu)

った。原料であるカオリン中に共存する石英が全温度範囲で 観察されるが、温度の増加とともに僅かずつ減少した。筆者 等の研究によれば、カオリンの熱分解によって 1000℃以上 でムライトが生成し、温度の増加とともに徐々に増加する。 カオリンの分解によってムライトが生成する際、次式に示す ように余剰のシリカが生成する。

> カオリン \rightarrow ムライト + シリカ Al₂O₃·2SiO₂·2H₂O \rightarrow 3Al₂O₃·2SiO₂ + SiO₂

カオリンを 1100℃~1250℃の範囲で加熱すると、生成す るシリカは非晶質であることが報告されている。したがっ て、ここで生成する非晶質シリカ(一部アルミナ成分を溶解 している)やムライトとして結晶化できなかったアルミナが β-石英の安定化に寄与したものと推察される。

得られた焼結体の熱膨張曲線を図4に示す。未反応のペタ ライトの熱膨張率はそれほど小さいわけではない上に、カオ リン原料中に含まれる石英やクリストバライトの熱膨張率 が大きいために、1000℃で熱処理した試料の熱膨張曲線は高 膨張側にある。一方、熱処理温度の増加と共に曲線は徐々に 低熱膨張側にシフトし、β-石英の生成量が多い 1100℃で最 も低い熱膨張性を示すことが明らかになった。スポジュメン はβ-石英より幾分熱膨張率が大きいため、1200℃以上で再 び曲線は高膨張側へシフトした。

表3に示すように、ここで得られた1×10℃以下の熱膨 張係数は、ペタライト-カオリン系の熱膨張係数の報告例と 比較して極めて低い値である。



Fig.4 Thermal expansion curves of specimens (P-0 +NZu) heat-treated at various temperatures.

Table 3 Thermal expansion coefficient of specimens (P-0 + NZu) heat-treated at various temperatures

Temperature / °C	T.E.C.(10 ⁻⁶ /°C)	
1000	3.9	
1050	3.3	
1100	1.1	
1150	0.9	
1200	2.0	
1250	2.3	

3.3 粉砕の効果

ペタライトとカオリンの反応性を検討するため、ペタライト粉末を予め6時間粉砕し、NZuカオリンとの混合物の加熱過程について検討した。結晶相の変化を図5に示す。微粉砕化とともに1050℃で生成するβ-石英の量が幾分増加したが、他の結晶相の生成・消失挙動に変化は観察されなかった。



Fig.5 Phase change of heat-treated mixture (P-6+NZu)

ペタライトの粉砕時間を変えて調製した試料の熱膨張係 数の変化を図6に示す。粉砕時間は P-18(18時間粉砕した ペタライト)のように記した。1100℃まで熱膨張係数は低下 し、β-石英が減少し始める 1150℃を越えると再び熱膨張係 数は増加した。X線回折によるβ-石英の生成量に大きな相 違は観察されなかったにもかかわらず1100~1150℃の範囲 ではP-0およびP-6試料の熱膨張係数が最も低かった。



Fig.6 Thermal expansion coefficient of heat-treated specimens

これらの熱処理条件では、試料はほとんど焼結・緻密化しておらず、多孔質状態である。そのため微構造観察が困難であった。結晶相の構成が変わらなくても熱膨張係数が変化する理由の一つに、結晶の熱膨張異方性に基づくマイクロクラックの発生が挙げられる。β-石英の結晶構造は、そのX線回折パターンが石英に類似していることから、六方晶系であると推察される。したがってα軸及びc軸の熱膨張異方性が大きく内部応力が粒界強度を超えたため、マイクロクラックが発生したものと推察される。ペタライト結晶が粗粒子の場合(P-0やP-6等)は生成するβ-スポジュメンも大きく成長していると推察され、この粒界強度は小さくなる。熱膨張異方性と冷却温度差に依存して発生する内部応力は粒子径に依存しないため、P-0およびP-6の熱膨張係数が最も低くなったと推察される。

3.4 カオリンの精製による効果

これまで使用してきた NZu カオリンは, 質量比で約 5% の石英を含んでいる。図4の熱膨張曲線から,石英のα-β転 移に基づく熱膨張率の急激な増加が観察された。膨張係数を 一層下げるために,カオリンを分級精製して石英分を除去し た NZ1 を使用して試料を調製した。X線回折の結果を図7 に示す。石英の回折線強度は低下し、分級操作によって石英 成分が除去できたことが分かる。また,ペタライトからβ-石英への転移も幾分低温へシフトした。これらの試料の熱膨 張曲線を図8に,室温から900℃までの熱膨張係数を表3に 示す。



Fig.7 Effect of purification of kaolin on thermal reaction

1050℃から 1250℃の温度範囲で低い熱膨張特性を示した。また、1100℃で熱処理した試料はこれまでで最小値の熱膨張係数 0.30×10⁶/℃を得ることができた。特に顕著なのは、室温から 400℃まではほとんどゼロ膨張であり、温度変化に対する寸法精度が要求される構造用セラミックスへの応用も期待される。



Fig.8 Thermal expansion curves of sintered specimens with a mixture of P-0 and NZ1.

neat-treated at each temperature		
Temperature / °C	T.E.C.(10 ⁻⁶ /°C)	
1000	4.0	
1050	2.0	
1100	0.30	
1150	1.8	
1200	2.0	
1250	1.8	

 Table 3
 Thermal expansion coefficient of sintered ceramics

 heat treated at each temperature

3.5 β-石英安定化のメカニズム

ペタライト単独 (P-0, P-6),カオリンとの混合物の場合 を比較して β-石英とスポジュメンの回折線高さを図9,図 10に示す。



Fig.9 Effect of kaolin additives on phase development of β -quartz.



Fig.10 Effect of kaolin additives on phase development of spodumene.

ペタライトが 1050℃程度にまで加熱されると徐々に准安 定な β-石英を経由して速やかに最も安定なスポジュメンに 転移する。ペタライト単独ではこの准安定な β-石英が安定 に存在できる温度範囲は極めて狭く、1050℃においてのみ観 察された。一方、カオリンとの混合物の場合は、ペタライト から β-石英への転移に大きな変化はないが、β-石英からスポ ジュメンへの転移温度が高くなるために、β-石英の安定な温 度範囲が広くなることが分かった。この安定化のメカニズム について検討した。

カオリンの化学組成は $Al_2O_3 \cdot 2SiO_2 \cdot 2H_2O$ であり,500℃付 近で脱水したのち約 1000℃では活性な非晶質物および γ -ア ルミナに類似した構造を有する Al-Si スピネルの混合物とな る⁵⁾。この非常に活性な非晶質物は共存するペタライトとの 固相反応が容易になり, β -石英やスポジュメンへの転移速度 に影響を与えていると推察される。そこで、これらの転移速 度に及ぼすカオリン分解物中の影響を明らかにするため、ア ルミナ及びシリカをそれぞれ単成分で添加して転移速度に 及ぼす効果について検討した。ペタライトとの反応性を容易 にするためアルミゾルおよびシリカゾルを選択した。これら の結果を図11及び図12に示す。



Fig.11 Effect of various additives on phase change of petalite to β -quartz.

ペタライトから β-石英への転移では、シリカの影響が最 も少なく、ペタライト単独の場合と差はなかったが、アルミ ナはわずかに β-石英の生成温度が広くなった。一方、アル ミナ・シリカを並行添加した場合はカオリン配合物の場合と ほとんど同じ転移挙動を示した。したがって、アルミナ・シ リカ両成分がペタライトの β-石英への転移を抑制している と推察される。



Fig.12 Effect of various additives on phase change of β -quartz to spodumene.

β-石英からスポジュメンへの転移では、シリカ及びアルミ ナをそれぞれ単独で添加した試料では、1050℃以上でスポ ジュメンの生成量が増加した。一方、アルミナ・シリカ両成 分を並行添加した試料ではカオリンを配合した試料の場合 と同様に、1150℃までスポジュメンの生成量は極めて少な い。したがって、アルミナとシリカの並行添加ではβ-石英 への並行的固溶反応によりβ-石英が安定化し、スポジュメ ンへの転移温度が高温側へシフトしたと考えられる。

従来低熱膨張特性を示す Li- β -石英の化学組成は、広い固 溶範囲を有し、SiO₂の増加と共に熱膨張係数は低くなると報 告されている。George H. Beall 等の報告^のによれば、Liの一 部を Mg や Zn で置換することも可能であり、次式で表すこ とが可能である。

$Li_{2-2(x+\nu)}Mg_xZn_{\nu}O\cdot Al_2O_3\cdot zSiO_2$, where z>2

それぞれ, z=2 の場合がユークリプタイト, z=4 の場合が スポジュメン, z=8 の場合がペタライトである。今回確認さ れた β-石英の化学組成は不明であるが、ペタライトから生 成した β-石英の組成は z=8 に近いと推察され,極めて低熱 膨張率であることが報告されているⁿ。本研究の結果はアル ミナとシリカが反応することによってこの超低熱膨張特性 を有する β-石英が広範囲の温度で安定になったと推察され る。 4. 結論

ペタライトの β-石英,スポジュメンへの相変化について 検討し,超低熱膨張特性を示す β-石英固溶体の安定化につ いて検討した。その結果配合するカオリンが加熱されて 1000℃以上で生成する Al₂O₃-SiO₂ 系非晶質物が,ペタライト から転移生成した β-石英と反応することによって,広い温 度範囲でβ-石英を安定化できることがわかった。

文献

- 宇田川重和,井川博行,セラミックス,Vol.14,No.11, 967-976 (1979)
- E. A. Bush and F. A. Hummel, J. Am. Ceram. Soc., Vol.42
 [8] 388-91 (1959)
- F. H. Gillery and E. A. Hummel, J. Am. Ceram. Soc., Vol.42 [4] 175-77 (1957)
- H. Saalfeld, Ber. Dt. Keram. Ges., Vol.38 [7] 281-86 (1961)
- 5) Sujeong Lee, Youg Joong Kim and Hi-Soo Moon, J. Am. Ceram. Soc., Vol.82 [10] 2841-48 (1999)
- George H. Beall and Linda R. Pinckney, J. Am. Ceram. Soc., Vol.82, No.1, pp5-16 (1999)
- 7) J. Petzoldt, Glastech. Ber., Vol.40, 385-96 (1967)