# Fe<sub>2</sub>TiO<sub>5</sub>結晶の PbO-V<sub>2</sub>O<sub>5</sub>フラックス育成

大石修治\*・米田寿之\*\*・田草川信雄\*\*\* (平成5年10月29日受理)

### Growth of Fe<sub>2</sub>TiO<sub>5</sub> Crystals from PbO-V<sub>2</sub>O<sub>5</sub> Flux

Shuji OISHI\*, Toshiyuki YONEDA\*\*, and Nobuo TAKUSAGAWA\*\*\*

The growth of Fe<sub>2</sub>TiO<sub>5</sub> crystals by slow cooling in the PbO-V<sub>2</sub>O<sub>5</sub> flux is reported. The crystal growth was conducted by heating mixtures at 1100 °C for 10 h, followed by cooling to 400 °C at a rate of 5 °Ch<sup>-1</sup>. Prismatic crystals of Fe<sub>2</sub>TiO<sub>5</sub> were grown from PbO•V<sub>2</sub>O<sub>5</sub> and 2PbO•V<sub>2</sub>O<sub>5</sub> fluxes. The obtained Fe<sub>2</sub>TiO<sub>5</sub> crystals were dark brown in color and had a metallic luster. The crystal sizes were dependent on the flux composition and solute content in mixture. The crystals up to  $10.2 \times 1.8$  mm in size were grown from the high-temperature solution containing 20 mol% solute (Fe<sub>2</sub>TiO<sub>5</sub>) and 80 mol% flux (PbO•V<sub>2</sub>O<sub>5</sub>). The crystals grown from PbO•V<sub>2</sub>O<sub>5</sub> flux had the form of eight-sided prism {100}, {010}, and {210}with end faces {001}. Rectangular prismatic crystals grown from 2PbO•V<sub>2</sub>O<sub>5</sub> flux were bounded by {100}, {010}, and {101} faces. The lattice constants of grown crystals were a=9.74±0.03 Å, b=9.98±0.01 Å, and c=3.72±0.01 Å. The crystals had a density of  $4.42\pm0.02$  gcm<sup>-3</sup>. It was found that PbO•V<sub>2</sub>O<sub>5</sub> was a suitable flux to grow Fe<sub>2</sub>TiO<sub>5</sub> crystals. No crystals of Fe<sub>2</sub>TiO<sub>5</sub> were grown in PbO•2V<sub>2</sub>O<sub>5</sub> flux.

#### 1. 緒 言

 $Fe_2TiO_5$ 結晶は、天然に産し、ギイタチタン石(Pseudobrookite)として知られている"。この結晶は、これまでにフラックス法 $^{2-5}$ )、チョクラルスキー法 $^{6}$ および CVT 法 $^{7.8}$ )で育成されている。さきに、著者らはフローティングゾーン(FZ)法で  $Fe_2TiO_5$ 結晶を育成した"。今回は、フラックス法による  $Fe_2TiO_5$ 結晶の育成を試みた。フラックス法の特長は、融点よりもはるかに低い温度で自形をもった結晶を育成できることである。そのフラックス法による  $Fe_2TiO_5$ 結晶の育成では、今までに $2PbO \cdot V_2O_5 \cdot SrO$ 系 $^{4}$ 〉および  $K_2O \cdot V_2O_5 \cdot SiO_2$ 系 $^{5}$ )フラックスが使用されている。しかし、生成した結晶の形態などの結晶化学的な検討は全くなされていない。

本研究の目的は、 $PbO-V_2O_5$ 系フラックスの高温溶液を徐冷して、自形をもった良質の

<sup>\*</sup> 物質工学科 助教授

<sup>\*\*</sup> 大学院博士前期課程

<sup>\*\*\*</sup> 物質工学科 教授

 $Fe_2TiO_5$ 結晶を育成することである。結晶成長におよぼすフラックス組成の影響を検討し、 生成した結晶の形態などを調べた。

#### 2. 実 験

結晶育成の実験には、特級試薬の $Fe_2O_3$ 、 $TiO_2$ (ルチル)、PbO および $V_2O_5$ を用いた。 $Fe_2O_3$ と $TiO_2$ の等モル混合物を溶質とし、 $2PbO \cdot V_2O_5$ 、 $PbO \cdot V_2O_5$ および $PbO \cdot 2V_2O_5$ 組成の混合物をそれぞれフラックスとした。溶質濃度が10、20、30および50 mol%となるように、溶質とフラックスを乾式混合した。容量30 cm³の白金るつぼの約90 vol%となるように調合物(約 $50 \sim 80$  g)を充塡した。それを電気炉に入れ、PID 制御で最高温度 $1100^{\circ}$ C まで約50 °Ch $^{-1}$ の速度で加熱し、10時間保持した後、5 °Ch $^{-1}$ の速度で400 °C まで徐冷し、以後放冷した。るつぼ内で固化したフラックスを温希硝酸で溶解除去して、成長した結晶を取り出した。得た結晶を、色相や形態を観察した後に、粉末 X線回折法によって同定した。結晶の大きいほうから20個の重量(W 値)を測定し、その平均値(Wav値)を求めた。定方位 X線回折法および面角の測定により、結晶面の指数を決めた。内部標準物質(ケイ素:99.9 %)を用いた粉末 X線回折線から、結晶の格子定数を測定した。さらに、ピクノメーター法で、室温における結晶の密度を求めた。

#### 3. 結果と考察

#### 3.1 結晶の育成

 $PbO \cdot V_2O_5$ および $2PbO \cdot V_2O_5$ フラックスから,黒褐色で金属光沢をもった角柱状の結晶が生成した。これらの結晶の粉末X線回折線はギイタチタン石の文献値のそれ $^{10}$ とよく一致したので,結晶を斜方晶の  $Fe_2TiO_5$ と同定した。ところで, $Fe_2TiO_5$ 結晶は単斜晶に属するという報告 $^{4.5,11}$ もある。単斜晶の  $Fe_2TiO_5$ 結晶の粉末X線回折図形では,面間隔が10.0と8.8  $^{8}$  に回折線が現われることが特徴的である $^{11}$  。本研究で得た結晶の粉末X線回折図形にはそれらの回折線が全く現われなかったので,得た結晶を斜方晶の  $Fe_2TiO_5$  とした。

 $PbO \cdot V_2O_5$ フラックスから生成した典型的な  $Fe_2TiO_5$ 結晶を図 1 に示す。結晶の形態は八角柱状であり、最大結晶の大きさは $10.2 \times 1.8$  mm であった。また、 $2PbO \cdot V_2O_5$ フラックスから生成した結晶の一例を図 2 に示す。結晶の形態は四角柱状であった。最大結晶の大きさは $2.5 \times 1.0$  mm であった。

生成した結晶の平均重量と溶質濃度の関係を図 3 に示す。PbO・ $V_2O_5$ フラックスの場合、 $W_{av}$ 値は溶質濃度 10 mol %のとき $2.5 \times 10^{-3}$  g であった。溶質濃度が増加して20 mol %に達すると、 $W_{av}$ 値は 3 倍大きくなり、 $7.5 \times 10^{-3}$  g になった。さらに、溶質溶度が30 mol %になると、 $W_{av}$ 値は $0.1 \times 10^{-3}$  g となり、著しく小さくなった。溶質濃度が50 mol %の場合には、長さ数十  $\mu$ m 程度の微結晶が生成したが、 $W_{av}$ 値は $0.1 \times 10^{-3}$  g 未満の小さな値であった。大きな結晶を育成するのに適した溶質濃度は、20 mol %であることがわかった。一方、2PbO・ $V_2O_5$ フラックスで溶質濃度が $10 \sim 30$  mol %の場合の  $W_{av}$ 値は $1.9 \sim 2.1$ )× $10^{-3}$  g 程度であり、ほぼ一定であった。ただし、溶質濃度が増加して50 mol %になると、PbO・ $V_2O_5$ フラックスの場合と同様に、 $W_{av}$ 値は $0.1 \times 10^{-3}$  g 未満であ

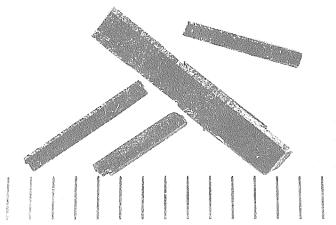


Fig. 1 Fe<sub>2</sub>TiO<sub>5</sub> crystals grown from PbO•V<sub>2</sub>O<sub>5</sub> flux (1 div.=1 mm).

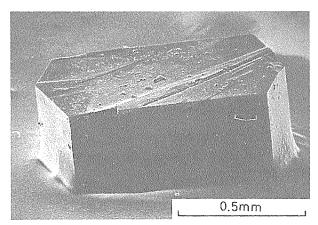


Fig. 2  $Fe_2TiO_5$  crystal grown from  $2PbO \cdot V_2O_5$  flux.

った.  $PbO \cdot V_2O_5$ フラックスを用い、溶質濃度を20 mol %とすれば、より大きな  $Fe_2$   $TiO_5$ 結晶を育成できることがわかった.

ところで、 $PbO \cdot 2V_2O_5$ フラックスからも黒褐色で金属光沢をもった角柱状の結晶が生成した。この結晶は、粉末 X線回折線がギイタチタン石の文献値のそれ $^{10)}$ と異なり、 $Fe_2$   $TiO_5$ でないことがわかった。なお、この結晶の粉末 X 線回折線と一致する JCPDS データは存在せず、結晶を同定できなかった。 $PbO \cdot 2V_2O_5$ フラックスからは、同定できない結晶だけが生成し、目的の  $Fe_2TiO_5$ 結晶は得られなかった。

以上のように、 $PbO \cdot V_2O_5$ および $2PbO \cdot V_2O_5$ フラックスから  $Fe_2TiO_5$ 結晶を育成でき

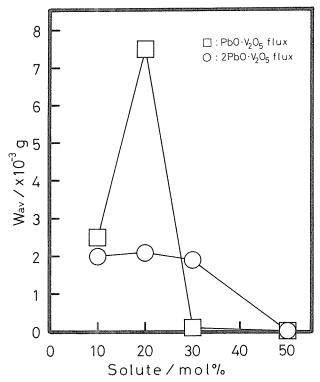


Fig. 3 Variation of  $W_{av}$  value of crystals with solute content in mixture.

ることがわかった。 $PbO \cdot V_2O_5$ は、大きな $Fe_2TiO_5$ 結晶を育成できるすぐれたフラックスであった。 $PbO \cdot 2V_2O_5$ フラックスからは、目的の $Fe_2TiO_5$ 結晶が生成しなかった。

#### 3. 2 結晶の検討

 $PbO \cdot V_2O_5$  および $2PbO \cdot V_2O_5$  フラックスから生成した典型的な結晶の形態図を図 4 に示す。 $PbO \cdot V_2O_5$  フラックスからは、図4 (a) に示したような八角柱状の結晶が生成した。この結晶の大きな柱面を配向させた X 線回折図形には(200)、(400)および(600)面の回折線だけが現われ、この柱面の指数を  $\{100\}$  と決定した。つぎに、 $\{100\}$  面に垂直な柱面を配向させた場合には(020)、(040)および(060)面の回折線だけが現われ、この柱面の指数は  $\{010\}$  であった。さらに、残った柱面と底面の指数をそれぞれ  $\{210\}$  と $\{001\}$  とすると、表  $\{100\}$  に示すように、結晶の面角の測定値と計算値がよく一致した。したがって、 $\{100\}$  で囲まれていることがわかった。

 $2PbO \cdot V_2O_5$ フラックスからは、図4(b)に示したような四角柱状の結晶が生成した.結晶の大きな柱面を配向させたX線回折図形から、柱面は $\{100\}$ および $\{010\}$ 面であることがわかった。表 $\{110\}$ 1に示した面角の測定値と計算値により、結晶面の指数をそれぞれ

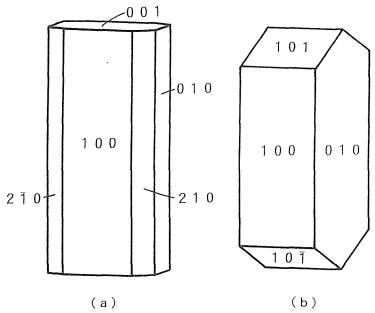


Fig. 4 Typical forms of  $Fe_2TiO_5$  crystals grown from (a)  $PbO \cdot V_2O_5$  and (b)  $2PbO \cdot V_2O_5$  fluxes.

Table 1 Experimental results of interfacial angle of  $Fe_2TiO_5$  crystals grown from  $PbO \cdot V_2O_5$  and  $2PbO \cdot V_2O_5$  fluxes.

Flux used	$(h_1k_1l_1) \wedge (h_2k_2l_2)$	Interfacia measured	l angle (°) calculated
PbO•V <sub>2</sub> O <sub>5</sub>	(100) \( \langle (010) \)	90±1	90.0
	$(100) \land (210)$	$26\pm1$	26.1
	$(100) \land (001)$	$90\pm1$	90.0
	$(010) \land (210)$	$64\pm1$	63.9
	$(010) \land (001)$	$90 \pm 1$	90.0
	$(210) \land (001)$	$90\pm1$	90.0
2PbO∙V₂O₅	$(100) \land (010)$	$90 \pm 1$	90.0
	$(100) \land (101)$	$69 \pm 1$	69.1
	$(010) \land (101)$	$90 \pm 1$	90.0
	$(101) \wedge (\bar{1}01)$	$42\pm1$	41.7

 $\{100\}$ ,  $\{010\}$  および  $\{101\}$  と決定した。結晶は、柱面が  $\{100\}$  および  $\{010\}$  面で、両端に屋根状の  $\{101\}$  面をもつことがわかった。

生成した  $Fe_2TiO_5$ 結晶の格子定数は、 $a=9.74\pm0.03$ Å、 $b=9.98\pm0.01$ Åおよび  $c=3.72\pm0.01$ Åであった。これらの値は、FZ法で育成した  $Fe_2TiO_5$ 結晶の格子定数( $a=9.79\pm0.01$ Å, $b=9.97\pm0.01$ Å および  $c=3.70\pm0.01$ Å)の 文献値(a=9.81Å、b=9.81Å

 $9.95\,\mathrm{\AA}$ ,  $c=3.73\,\mathrm{\AA}$ ) $^{10}$ とよく一致している。したがって,本研究で得た結晶中の鉄やチタンは,フラックスの構成元素である鉛やバナジウムでほとんど置換されていないと考えられる。

生成した  $Fe_2TiO_5$ 結晶の密度は、 $4.42\pm0.02$  gcm<sup>-3</sup>であった。この値は,FZ 法で育成した  $Fe_2TiO_5$ 結晶の密度( $4.42\pm0.03$  gcm<sup>-3</sup>)<sup>9)</sup>や本研究で測定した格子定数を用いた算定値4.40 gcm<sup>-3</sup>とよく一致した。したがって,本研究で育成した結晶は,フラックスインクルージョンをほとんど含有していないと考えられる。

以上のように、 $PbO \cdot V_2O_5$ および $2PbO \cdot V_2O_5$ フラックスから生成した  $Fe_2TiO_5$ 結晶は、明瞭な自形をもち、良質であることがわかった。

#### 4. 結 論

 $PbO-V_2O_5$ フラックス法によって、黒褐色で金属光沢をもった  $Fe_2TiO_5$ 結晶(最大  $10.2\times1.8$  mm)を育成した.  $PbO\cdot V_2O_5$ は, 良質で大きな  $Fe_2TiO_5$ 結晶を育成できるすぐれたフラックスであった。  $PbO\cdot V_2O_5$ フラックスから生成した結晶の形態は、 $\{100\}$ ,  $\{010\}$ ,  $\{210\}$  および  $\{001\}$  面で囲まれた八角柱状であった。  $2PbO\cdot V_2O_5$ フラックスからは、 $\{100\}$ ,  $\{010\}$  および  $\{101\}$  面で囲まれた四角柱状の結晶が生成した。 結晶の密度は4.42±0.02 gcm<sup>-3</sup>,格子定数は  $a=9.74\pm0.03$  Å,  $b=9.98\pm0.01$  Å および  $c=3.72\pm0.01$  Å であった。  $PbO\cdot 2V_2O_5$ フラックスからは、目的の結晶が生成しなかった。

## 引 用 文 献

- 1) E. S. Dana, W. E. Ford, "A Textbook of Mineralogy", John Wiley & Sons, New York, Charles E Tuttle Company, Tokyo, (1972) p. 693.
- 2) B. M. Wanklyn, J. Cryst. Growth, 7, 368 (1970).
- 3) G. Garton, S. H. Smith, B. M. Wanklyn, J. Cryst. Growth, 13/14, 588 (1972).
- 4) M. Drofenik, L. Golic, D. Hanzel, V. Krasevec, A. Prodan, M. Bakker, D. Kolar, *J. Solid State Chem.*, 40, 47 (1981).
- 5) M. Drofenik, D. Hanzel, Mater. Res. Bull., 17, 1457 (1982).
- 6) D. S. Ginley, R. J. Baughman, Mater. Res. Bull., 11, 1539 (1976).
- 7) W. Piekarczyk, P. Peshev, A. Toshev, A. Pajaczkowska, Mater. Res. Bull., 13, 587 (1978).
- 8) W. Piekarczyk, J. Cryst. Growth, 89, 267 (1988).
- 9) 大石修治,米田寿之,田草川信雄,信州大学工学部紀要,第73号,57(1993).
- 10) JCPDS カード9-182.
- 11) M. Shiojiri, S. Sekimoto, T. Maeda, Y. Ikeda, K. Iwauchi, *Phys. Status Solidi A*, 84, 55 (1984).