

Technical Report

市 川 慎之介* 遠 藤 大 輔* 佐々木 丈*

Shinnosuke Ichikawa Daisuke Endo Takeshi Sasaki

Abstract

 Li_4WO_5 with high temperature phase (HT-Li_4WO_5) has been found to be attractive candidate as negative electrode active material for lithium-ion battery with high capacity. HT-Li_4WO_5 has different charge and discharge performance from that of other tungsten-based oxides such as WO_3, Li_2W_2O_7, Li_2WO_4, and Li_4WO_5 with low temperature phase. HT-Li_4WO_5 shows high discharge capacity (900 mAh cm⁻³), low discharge voltage (0.7 V on HT-Li_4WO_5 / Li cell), and relatively small charge-discharge hysteresis (0.3 V), when the charge voltage is limited at 0.2 V. The discharge capacity per volume of HT-Li_4WO_5 is higher than 818 mAh cm⁻³ for graphite and 613 mAh cm⁻³ for Li_4Ti_5O_{12}. Crystal structure behavior of HT-Li_4WO_5 during charging and discharging supports its reversible charge and discharge reaction.

Key words : Lithium-ion battery, Negative electrode active material, Lithium tungsten oxide

1 緒言

現在,リチウムイオン電池の負極活物質として,黒 鉛やLi₄Ti₅O₁₂ (LTO)が実用化されているが,負極活 物質のさらなる高容量化が求められている.この要求 を満たす負極活物質として,SiやSnなどの金属系材 料が候補として挙げられているが,これらは充電・放 電時における体積膨張・収縮の程度が極めて大きいこ となどから,寿命耐久性などを考慮すると使いこなす ための技術的ハードルが高い.また,一部の酸化物系 材料の中では、コンバージョン反応を使用した高容量 の負極活物質¹が知られており、体積変化は金属系と 比較して小さいものの、充放電ヒステリシスが大きい などの問題を有している.以上の背景から、充放電ヒ ステリシスが比較的小さく、かつ、高容量である新規 負極活物質としての酸化物材料の探査をおこなってい る.

本報告では、タングステンの多電子反応を期待し、 種々のタングステン系酸化物を探査する中で、高温相 のLi4WO5が、上記のような充放電ヒステリシスが比 較的小さく、かつ、高容量を発現する負極活物質とな ることを見出したので、報告する.

^{*}研究開発センター 第二開発部

2 実験方法

2.1 タングステン系酸化物の合成およびキャラクタ リゼーション

リチウム源として Li₂CO₃, タングステン源として WO₃ をそれぞれモル比 Li / W が 1.0, 2.0, および 4.0 となるように秤量し, ジルコニア製のボール, ミリン グ助剤としてのエタノールとともにジルコニア製ポッ トに投入し, 遊星型ボールミルを用いて混合粉砕した. この混合物を乾燥した後, 空気雰囲気下にて, 常温か ら所定の温度まで 10 h かけて昇温し, 4 h 保持する ことで, 種々のタングステン系酸化物を合成した. こ れらの合成後の試料を Sample 2 ~ 9 と記載し, これ らと合成条件との関係を Table 1 に示す. また, WO₃ を Sample 1 とし, これもあわせて Table 1 に示す.

Sample 1 ~ 9 について, X 線源に Cu K α 線を用いた X 線回折 (XRD) 測定をおこなった. Sample 9 (Li / W = 4.0, 焼成温度 950 °C) について, 文献に報告されている結晶構造モデル²を用いて, RIETAN-2000 によるリートベルト解析³をおこなった. さらに, Sample 4 ~ 9 (Li / W = 4.0, 焼成温度 450 °C ~ 950 °C) について, BET 比表面積を測定した. また, 焼成前, および焼成後の試料の質量から, 焼成時の質量維持率 (焼成後質量 / 焼成前質量) を見積もった.

2.2 タングステン系酸化物の充放電性能評価

Sample 1 ~ 3, 5, および 9 と, 導電剤としてのア セチレンブラック (AB) とをそれぞれ秤量し, ジルコ ニア製のボール, ミリング助剤としてのエタノールと ともにジルコニア製ポットに投入し, 遊星型ボールミ ルを用いて混合粉砕した. この混合物を乾燥した後, 結着剤としてのポリフッ化ビニリデン (PVdF)を加え て N- メチルピロリドン (NMP) 中に分散させたペー ストを銅箔に塗布し, 乾燥後, プレスすることで電極

Table 1 Relation between several tungsten-based oxides (Samples 1–9) and these synthesis conditions.

Sample No.	Molar ratio of Li ₂ CO ₃ / WO ₃ as starting materials	Molar ratio of Li / W	Sintering temperature / °C
1	0.0	0.0	-
2	0.5	1.0	600
3	1.0	2.0	600
4	2.0	4.0	450
5	2.0	4.0	550
6	2.0	4.0	650
7	2.0	4.0	750
8	2.0	4.0	850
9	2.0	4.0	950

を得た. タングステン系酸化物, AB, および PVdF の質量比は 65:20:15 とした. この電極を作用極, Li 金属を対極とし,外装にアルミラミネートフィル ムを用いた二極式の試験セルを作製した. 電解液とし て,1 mol dm⁻³の LiPF₆を含むエチレンカーボネート (EC),ジメチルカーボネート (DMC),およびエチル メチルカーボネート (EMC)を混合したもの,セパ レータとして,ポリエチレン製の微多孔膜を用いた.

上記の試験セルについて,50 mA g⁻¹の電流値で所 定の電圧まで定電流充電し,一定時間定電圧充電した 後,50 mA g⁻¹の電流値で所定の電圧まで定電流放電 した.なお,本報告では,作用極が還元する過程を充 電,酸化する過程を放電と定義し,充電から開始した. また,本報告に記載する電流密度 (mA g⁻¹),および 放電容量 (mAh g⁻¹) は,すべてタングステン系酸化 物の質量当たりの値とした.

2.3 導電剤 AB の充放電性能評価

2.2 節の充放電試験で測定される放電容量などの値 は、導電剤 AB の寄与が含まれている.したがって、 純粋なタングステン系酸化物の性能を知るためには、 AB の充放電性能を知る必要がある.そこで、酸化ア ルミニウム Al₂O₃、AB、および PVdF の質量比が 65: 20:15 となる電極、およびそれを用いた試験電池を、 2.2 節と同様の方法で作製し、2.2 節と同様の方法で 充放電試験をおこなった.Al₂O₃ が同様の試験条件で の酸化・還元に対して不活性な材料であるため、この 方法で AB の充放電性能を評価することが可能である.

2.4 ボールミル粉砕の効果の確認

2.1 節に記載の Sample 9 (Li / W = 4.0, 焼成温度 950℃),および Sample 9 と AB との混合物を 2.2 節 に記載の手順でボールミル粉砕した試料について, XRD 測定および SEM 観察をおこない,ボールミル粉 砕の効果を調べた.

2.5 初回充電過程,および2サイクル充放電後の電 極の XRD 測定

Sample 9 (Li / W = 4.0, 焼成温度 950°C) について, 2.2 節で作製したペーストを発泡 Ni に塗布し, 乾燥後, プレスして電極を作製した. これを作用極とし, Li 金 属を対極, および参照極とした三極式ビーカーセルを 作製した. 電解液は, 2.2 節に記載のものを用いた. 上記三極式ビーカーセルについて, 10 mA g⁻¹の電流 値で所定の電気量だけ充電したもの, 0.2 V vs. Li / Li +まで定電流充電した後, 一定時間定電位充電したも の, および, その後 10 mA g⁻¹の電流値で 3.0 V vs. Li / Li+まで定電流放電し, 同様の充放電をもう 1 サ

GS Yuasa Technical Report

2017年12月 第14巻 第2号

イクルおこなったものを用意した. 充放電試験を終え たこれらのセルを解体し, 作用極を DMC にて洗浄し た後, 十分に乾燥させ, XRD 測定をおこなった. なお, 上記のセルの作製, 充放電試験, および XRD 測定は, アルゴン雰囲気下にておこなわれた.

3 結果と考察

3.1 タングステン系酸化物のキャラクタリゼーション Fig. 1 に, Sample 1 ~ 3 (Li / W = 0.0, 1.0, およ



Fig. 1 XRD patterns of Samples 1–3. The molar ratio of Li / W is (a) 0.0, (b) 1.0, and (c) 2.0.

び 2.0)の XRD 測定結果を示す. それぞれ, 目的の WO₃, Li₂W₂O₇, および Li₂WO₄ であることを確認し た. Fig. 2 に, Sample 4 ~ 9 (Li / W = 4.0, 焼成温度 450℃~950℃)の XRD 測定結果を示す. Sample 4 (焼成温度 450℃) では、Li₆W₂O₉、Li₂WO₄ などの反 応中間体と推定される複数の相を確認した. Sample 5, および6(焼成温度550℃,および650℃)は, NaCl型構造(空間群Fm-3m)に帰属される比較的結 晶性の高い相と、20°付近のブロードなピークに対応 する非晶質領域とを含有すると考えられる.以後、こ れらの試料を低温相 Li4WO5 と記載する. Sample 7~ 9(焼成温度 750℃~ 950℃)では,空間群 P-1 に帰 属される相を確認した.以後,これらの試料を高温相 Li₄WO₅と記載する. Fig. 3 に, Sample 9(高温相 Li₄WO₅)のリートベルト解析の結果を示す.実測値と 計算値とがよく一致しており、既報²のLi₄WO₅の場 合と同等の相が得られていること、および不純物相が ほとんど含まれていないことを確認した. Table 2 に, Sample 1~3, 5, および9の XRD 測定結果を解析 し,決定した空間群と格子定数とを示す.また,国際 回折データセンター (International Centre for Diffraction Data, ICDD) が提供するデータベースで同定され た試料の PDF カード番号も合わせて示す.

Fig. 4 に, Sample 4 ~ 9 (Li / W = 4.0, 焼成温度 450℃~ 950℃)の焼成時の質量維持率 (焼成後質量 / 焼成前質量),および BET 比表面積を示す. 650℃ と750℃との間を境に,低温側と高温側とで異なる



Fig. 2 XRD patterns of Samples 4–9. The molar ratio of Li / W is 4.0, and sintering temperature is (a) 450, 550, and 650°C, and (b) 750, 850, and 950°C. Triangles denote peaks of compound with NaCl–type structure, and circle belongs to amorphous structure. Closed and open squares show the peaks of Li₆W₂O₇ and Li₂WO₄, respectively.

Sample No.	nple No. Space group Lattice parameters							ICDD PDF	Chemical
		a / Å	b/Å	c / Å	a/°	β/°	γ/°	number	composition
1	P2-1/n	7.325	7.548	7.709	90	90.5	90	00-000-8246	WO ₃
2	<i>P</i> -1	8.283	7.050	5.037	85.4	102.1	110.3	00-000-4878	$Li_2W_2O_7$
3	R-3	14.361	14.361	9.602	90	90	120	01-079-2006	Li ₂ WO ₄
5	Fm-3m	4.167	4.167	4.167	90	90	90	-	-
9	<i>P</i> -1	5.125	7.746	5.082	101.6	101.5	108.5	01-088-0756	Li ₄ WO ₅

Table 2 Lattice parameters and identification with ICDD PDF numbers of various tungsten-based oxides (Samples 1–3, 5, and 9).



Fig. 3 Result of Rietveld analysis on the XRD patterns of Sample 9 (Li_4WO_5 sintered at 950°C) assuming space group symmetry of P–1. The observed (dots) and calculated (solid) patterns are shown at the top. The positions calculated for Bragg reflection are shown at the middle. Difference in intensity between the observed and calculated patterns is given at the bottom.

傾向が確認され、それぞれ低温相、および高温相 Li4WO5の特徴をあらわしていると考えられる. 高温 相 Li4WO5の質量維持率 76.5% は、化学反応式

 $2\text{Li}_2\text{CO}_3 + \text{WO}_3 \rightarrow \text{Li}_4\text{WO}_5 + 2\text{CO}_2$

から見積もられる理論値 76.8% とほぼ同等であり, 目的の Li4WO5 が得られていることを確認した.一方 で,低温相 Li4WO5 の質量維持率 81.5% は,上記理論 値と異なる値であった.550℃または 650℃で焼成し たときの反応についての詳細は不明であるが,たとえ ば,化学反応式

 $2\text{Li}_2\text{CO}_3 + \text{WO}_3 \rightarrow \text{Li}_4\text{WO}_{5\text{-}x} \ (\text{CO}_3)_x + (2\text{-}x)\text{CO}_2 \ (x \doteq 0.4)$

が進行した場合の質量維持率の理論値が81.5%であることから,炭酸塩を含有するタングステン系酸化物が生成している可能性がある.

Fig. 5 に, Sample 9 (高温相 Li₄WO₅), および Sample 9 と AB との混合物をボールミル粉砕した試料の XRD 測定結果, Fig. 6 に,同試料の SEM 画像を示す.ボールミル粉砕により,高温相 Li₄WO₅ に由来する XRD ピークの半値全幅が増大していることから,結晶子サイズの減少または格子歪みの生成が示唆された.また, SEM 画像から 1 次粒子径が減少していることを確認した.

3.2 タングステン系酸化物の充放電特性

Fig. 7 に, Sample 1 ~ 3, 5, および 9 (WO₃, Li₂W₂O₇, Li₂WO₄, 低温相 Li₄WO₅, および高温相 Li₄WO₅)の充

GS Yuasa Technical Report



Fig. 4 Mass retention (after vs. before sintered) and BET specific surface area of Samples 4–9. The molar ratio of Li / W is 4.0 and sintering temperature is $450-950^{\circ}C$.



Fig. 5 XRD patterns of (a) Sample 9 (Li_4WO_5 sintered at 950°C) before ball-milling and (b) the mixture of Sample 9 and AB after ball-milling.



x5.0k 20 µm





放電曲線を示す. なお, これらの充放電曲線には, AB の寄与が含まれている. Table 3 に, それぞれの 2 サイクル目の放電容量, 平均放電電圧, および充放電 ヒステリシス (平均充電電圧と平均放電電圧との差) を示す. 放電容量については, 2.3 節の測定結果から 見積もられた AB の寄与を除いた値も合わせて示す. Fig. 8 に, 2.3 節で作製した Al₂O₃ / AB / PVdF 電極の 充放電試験の結果を示す. Fig. 8 の横軸は, AB 質量 あたりの電気量を示す. Table 4 に, W⁰⁺ / W⁶⁺の反 応が進行した場合に得られる各タングステン系酸化物 の理論容量を示す. Sample 1 ~ 3 (WO₃, Li₂W₂O₇, およびLi₂WO₄)を 0.0-3.0 V の電圧範囲で充放電した場合,実測放電容 量から AB の寄与を除いた値 692, 665, および 629 mAh g⁻¹ が,それぞれの理論容量 694, 652, および 614 mAh g⁻¹ と近い値を示していることから,これら の活物質において W⁰⁺ / W⁶⁺の酸化還元反応が進行 していることを確認した.一方,Sample 5 (低温相 Li₄WO₅)の実測放電容量から AB の寄与を除いた値 517 mAh g⁻¹ は,Li₄WO₅ の理論容量 551 mAh g⁻¹ を 下回ったが,Li₄WO_{4.6}(CO₂)_{0.4}の理論容量 520 mAh g⁻¹ に近い値であった.したがって,低温相 Li₄WO₅ は, GS Yuasa Technical Report

2017年12月 第14巻 第2号



Fig. 7 Charge and discharge curves of (a) (b) Sample 1 (WO₃), (c) (d) Sample 2 ($Li_2W_2O_7$), (e) (f) Sample 3 (Li_2WO_4), (g) (h) Sample 5 (Li_4WO_5 with low temperature phase), and (i) (j) (k) Sample 9 (Li_4WO_5 with high temperature phase) using half-cells with Li-metal counter electrodes. The voltage range is also shown in Fig. 7 (a) – (k).

Table 3	Electrochemical properties of WO ₃ , Li ₂ W ₂ O ₇ , Li ₂ WO ₄ , Li ₄ WO ₅ with low temperature (LT) phase, and Li ₄ WO ₅
with hig	h temperature (HT) phase (Samples 1–3, 5, and 9) at 2nd cycle using half-cells with Li-metal counter elec-
trodes.	

Sample No.	Chemical	Voltage range	Discharge capacity / mAh g ⁻¹		Average discharge	Charge-discharge	
	composition	/ V	(with AB)	(without AB)	-voltage / V	hysteresis / V	
1	WO ₃	0.0-3.0	789	692	1.33	0.93	
		0.5-3.0	209	190	1.90	0.50	
2	$Li_2W_2O_7$	0.0-3.0	761	665	1.29	0.96	
		0.5-3.0	157	138	1.64	0.50	
3	Li ₂ WO ₄	0.0-3.0	725	629	1.24	0.98	
		0.3-3.0	184	155	1.40	0.58	
5	LT-Li ₄ WO ₅	0.0-3.0	613	517	1.24	0.96	
		0.3-3.0	132	103	1.07	0.40	
9	HT-Li ₄ WO ₅	0.0-3.0	382	286	1.04	0.76	
		0.2-3.0	223	181	0.96	0.49	
		0.2-1.5	194	168	0.72	0.30	



Fig. 8 Charge and discharge curves of AB. The voltage range is also shown in Fig. 8 (a) - (d).

炭酸塩を含有する Li₄WO_{4.6}(CO₂)_{0.4} であり, W⁰⁺ / W⁶⁺の酸化還元反応が進行している可能性がある. な お, Sample 1 ~ 3, および 5 (WO₃, Li₂W₂O₇, Li₂WO₄, および低温相 Li₄WO₅)の充放電ヒステリシスは 0.9 V 以上あり,極めて大きかった.「充電により酸化還 元種が 0 価まで還元されること」および「充放電ヒ ステリシスが大きいこと」は, NiO, CoO などの金属

Table 4 Theoretical capacities of WO₃, $Li_2W_2O_7$, Li_2WO_4 , Li_4WO_5 , and $Li_4WO_{4.6}(CO_2)_{0.4}$.

Chemical composition	Theoretical capacity $(W^{0+}/W^{6+})/mAh g^{-1}$
WO ₃	694
$Li_2W_2O_7$	652
Li ₂ WO ₄	614
Li ₄ WO ₅	551
Li ₄ WO _{4.6} (CO ₂) _{0.4}	520



酸化物で報告されている充放電挙動¹と類似の特徴で あることから,これらタングステン系酸化物の充放電 反応はコンバージョン反応であることが推察される. 上記と異なり,充電下限電圧を 0.3 V または 0.5 V に 設定して充放電することで,Sample 1 ~ 3,および 5 (WO₃, Li₂W₂O₇, Li₂WO₄,および低温相 Li₄WO₅) の充放電ヒステリシスは比較的小さくなった.しかし ながら,WO₃, Li₂W₂O₇,および Li₂WO₄ の平均放電 電圧はそれぞれ 1.90, 1.64,および 1.40 V と高い値 となったことから,エネルギー密度の点で不利な結果 となった.低温相 Li₄WO₅ の平均放電電圧 1.07 V は 他と比較して低く,負極活物質として適した値となる が,AB の寄与を除いた放電容量が 103 mAh g⁻¹ と低 かった.

Sample 9 (高温相 Li₄WO₅) を 0.0-3.0 V の電圧範 囲で充放電した場合,実測放電容量から AB の寄与を 除いた値 286 mAh g⁻¹ は,理論容量 551 mAh g⁻¹を 大きく下回った.また,充放電サイクルの進行に伴い, 充放電曲線の形状が徐々に変化した.一方で,0.2-3.0 V の電圧範囲で充放電した場合,放電容量,平均放電 電圧,および充放電とステリシスはそれぞれ 181 mAh g⁻¹,0.96 V,および 0.49 V であり,0.2-1.5 V の場合,それぞれ 168 mAh g⁻¹,0.72 V,および 0.30 V であり,いずれも良好な充放電性能を示した.高温 相 Li₄WO₅ の真密度が 5.4 g cm⁻³ であることから,そ の体積あたりの放電容量(電圧範囲 0.2-1.5 V) は



Fig. 9 (a) Charge curve and (b) XRD patterns of Sample 9 (Li_4WO_5 sintered at 950°C). XRD is measured (A–E) at the points during 1st charging process and (F) at discharge state after 2nd cycle. Magnified XRD patterns are also shown in Fig. 9 (c) and (d).

907 mAh cm⁻³ と見積もられる. これは,LTO の理論 容量 613 mAh cm⁻³ (真密度 3.5 g cm⁻³,理論容量 175 mAh g⁻¹),黒鉛の理論容量 818 mAh cm⁻³ (真密 度 2.2 g cm⁻³,理論容量 372 mAh g⁻¹)よりも高いこ とから,高温相 Li₄WO₅ は高容量負極活物質の候補材 料として有望である.

3.3 高温相 Li₄WO₅ の充放電メカニズム

Fig. 9 に, Sample 9 (高温相 Li4WO₅)の初回の充電 曲線, XRD 測定点, および XRD 測定結果を示す.なお, この充電曲線には AB の寄与が含まれ,XRD パターン においては集電体である発泡 Ni による回折ピークが含 まれる.充電の進行 (図中 A \rightarrow E) に伴い,18.5°付近, および 35.8°付近の XRD ピークの強度が徐々に減少す るとともに,17.2°付近,および 38.5°付近のピーク の強度が徐々に増加した.したがって,充電過程で2 相共存反応が進行していることが示された.これは, 充電曲線が 0.4 V vs. Li / Li⁺付近に電位平坦部を有し ていることと対応している.また,2サイクル後放電 状態の XRD パターン (図中 F) は,電位平坦部での低 SOC (State of charge)側(図中 C)の状態に近く,こ のことからも電位平坦部において可逆な2相共存反 応が進行していることが示唆された.

4 結論

種々のタングステン系酸化物の中で,高温相 Li4WOsを充電下限電圧 0.2 Vに設定して使用するこ とで,他のタングステン系酸化物の場合とは異なる, 体積当たりで約 900 mAh cm⁻³の高い放電容量,負極 活物質として好ましい約 0.7 Vの平均放電電圧,およ び約 0.3 Vの比較的小さな充放電ヒステリシスを兼ね 備えた充放電性能を発現することを見出した.その放 電容量は,従来の黒鉛やLTOの場合を上回った.また, 2 サイクル目以降も可逆な充放電反応の進行が確認さ れており,充放電中の結晶構造の変化からも可逆な充 放電反応の進行が示唆された.以上の結果から,高温 相 Li4WO5 は,充放電ヒステリシスが比較的小さく, かつ,高容量を発現する負極活物質の候補材料として 期待できる.

参考文献

- P. G. Bruce, B. Scrosati, and J. –M. Tarascon, *Angew. Chem. Int. Ed.*, **47**, 2930 (2008).
- R. Hoffmann and R. Hoppe, Z. Anorg. Allg. Chem., 573, 157 (1989).
- F. Izumi and T. Ikeda, *Mater. Sci. Forum*, **321–324**, 198 (2000).