Technical Report 報 文 HEV 用次世代高出力円筒形ニッケル・水素電池 "PROTHIUM[™]"の開発 **Development of Next-generation High Power** Cylindrical Nickel-Metal Hydride Battery "PROTHIUM™" for Hybrid Electric Vehicles 大 谷 佳 克* 中 村 純* 岸 本 原 田 寍 ** 知 徳* 井土秀一* 部 一 弥* 正 治* 畄 綿 田 Yoshikatsu Ohtani Jun Nakamura Tomonori Kishimoto Yasushi Harada Kazuya Okabe Shuichi Izuchi Masaharu Watada

Abstract

The next-generation cylindrical nickel-metal hydride D-size battery "PROTHIUMTM" with remarkably high power and durability has been successfully developed for HEV applications. This was accomplished by main technologies: newly developed inner current collecting structure for drastic reduction of internal resistance to half value of existing one; positive active material coated by ytterbium contained composite oxides for high charging efficiency; and alloy powder with high catalytic activity by special treatment, and alloy-corrosion-resistant additives for longer life. The specific power, power density, and cell power at 50% SOC were 1800 W/kg, 5750 W/l and 302 W/cell, respectively. Moreover, the cell has an additional feature capable of continuous discharge even at large current of 300 A at ambient temperature of 25 °C.

Key words: Cylindrical Ni-MH battery; HEVs; High power; Long life

1 緒言

ニッケル・水素 (Ni-MH) 電池は高エネルギー密度, 高出力で,かつ環境適合性と安全性にすぐれた二次電 池であり,ハイブリッド電気自動車 (HEV),電気自動 車 (EV) や電動工具に広く使用されている.とくに, HEV に搭載される電池には、モーター駆動に必要な 大電流放電が可能であること、作動環境温度が広いこ と、自動車の使用期間と同等以上の寿命耐久性をもつ こと、さらにはコンパクト(高エネルギー密度)であ ることが求められており、そのシステムに応じて、こ れまで円筒形や角形などの電池形状を含め、高性能化 やコンパクト化が追求されてきた.しかしながら、現 在実用化されている HEV 用電池は、出力密度におい て、角形で1300 W/kg 前後、円筒形で1000 W/kg 程

^{*} 研究開発センター 第一開発部

^{**} 研究開発センター 第二開発部

度とさらに低く, 高出力化が希求されていた.

我々はこれらの要望を満足させるために,今回, 従来とは全く異なる溶接方法によって実現可能となっ た集電構造を開発した.これにより電池の内部抵抗を 大幅に低減することに成功し,1800 W/kg (5750 W/l) という高出力密度を実現した.さらに,正極の高温域 での充電効率および耐久性を向上することにより,「プ ロシウム[™] (PROTHIUM[™])」を開発した.以下に, この電池に導入した新技術や新方法について,その特 性と関連づけてのべる.

2 実験結果および考察

2.1 開発電池「プロシウム電池」の諸元

今回開発した密閉円筒形 D サイズ Ni-MH 電池 「プ ロシウムTM」の諸元表を Table 1 に示す. 本電池の 25 ℃における放電時の出力 (0.8 V 時) は 302 W/cell, 0 ℃では 123 W/cell であり, 低温においても高出力を 達成している. また, 65 ℃の1 I_t A での充電効率は 86.4% であった. また, 45 ℃で, 14 日間放置後の容量 維持率は 80.8% であり, 高温においてもすぐれた特性を しめした.

2.2 高率放電特性の改善

電池の内部抵抗は反応抵抗と電気抵抗に大別され る.反応抵抗は化学反応の反応速度に支配されるが, たとえば極板の大面積化¹⁾,活物質の小粒径化による 比表面積増加など,化学反応場の面積を増大するこ とによって低減することが可能である.その効果を高 めるために,アルカリ溶液を用いたアルカリエッチン グ処理によって,水素吸蔵合金の表面に触媒層を形成

Table 1 Specifications for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery.

Items		
Dimensions	D / mm	33.0
	H / mm	61.5
Volume	7 I	0.053
Mass	/ g	167
Rated capacity	/ Ah	6.5
Nominal voltage	/ V	1.24
Output power at 25 °C*	/ W/cell	302
Output power at 0 °C*	/ W/cell	123
Input power at 25 °C**	/ W/cell	199
Input power at 0 °C**	/ W/cell	87
Output power density	/ W/I	5744
	/ W/kg	1800
Charging efficiency at 1 ${\it I}_{\rm t}$ A 65 $^{\circ}{\rm C}$	/ %	86.4
Capacity retention at 45 °C	/ %	80.8
* Output Power : 50% SOC, 0.8 V / cell		

** Input Power : 50% SOC, 1.6 V / cell

させ、その反応性を高める技術開発をおこなってきた ²⁻⁵⁾.一方、電気抵抗は、電池の集電構造や溶接方法に 大きく依存し、例えば集電体の形状の改良、リード板 の長さの短縮とその断面積の増大により低減すること ができる⁶⁾.

一般的に円筒形Ni-MH電池は, 正極板, セパレータ, および負極板を捲回した極群,正・負極集電板,およ び正極集電板と蓋を電気的に接続するリード板,電槽 缶,蓋,ならびに KOH を主成分とするアルカリ電解 液からなる.従来,これら電池内部の電流経路の各部 品を接続する方法としては,それぞれをあらかじめ抵 抗溶接し,その後に注液,封口するという順序でおこ なっていた.また,構成部品による内部抵抗を解析し た結果,リード板自体とその溶接部が最も大きいこと



(b)



Fig. 1 Newly developed current collecting structure for high power cylindrical Ni-MH battery "ROTHI-UMTM". (a) Partially cross-sectional side view. (b) Partially schematic perspective view. がわかっている。しかしながら、リード板と蓋の溶接 は、従来の方法では缶の外で溶接をおこなう必要があ ることから、リード板の短縮によって抵抗を小さくす ることは困難であった、そこで、従来とは全く異なる 溶接方法を開発し、電池の内部抵抗を著しく低減する ことに成功した. その新規な方法は、Fig.1に示すよ うに蓋に溶接されている多数の接点をもつリング形状 のリード板と極群の正極側に溶接されている正極集電 板を Fig.2 に示すように配置して、電池を封口密閉化 した後に溶接するものであり、リード板の短縮とリー ド板と正極集電板を多数の点で接続することが実現で きる. その溶接には、高周波数の大電流交流パルスを 採用した、その結果、直流の大電流を溶接に用いた場 合と比較して,通電時における電池内部でのガス発生 が防止されたために極めて大きな電流の通電が可能と なり、その溶接強度も高くなることから、接続部の信

頼性が確保された^{7,8)}.

これらの新規技術を採用したプロシウムTMの50% SOC(充電状態50%)でのV-I特性を,従来構造の 電池(リード板を溶接した後に注液して封口する方式 による当社製円筒形Ni-MH電池)と比較してFig.3 に示す.試験方法は、50% SOCの電池を25℃におい て25,50,75 および100 Aの各電流にて放電をおこ ない、10秒目の電圧を測定した.そのV-I特性の直 線の傾きを直流抵抗値としてもとめた.その結果,プ ロシウムTMの直流抵抗値は、1.5 mΩであり、従来の ものより約45% も低減することができた.つぎに、 この電池の各率放電特性をFig.4に示す.図から、 放電中間電圧は、300 Aの高率においても約1 V を維 持しており、高率放電性能にすぐれていることがわか る.また、25℃の20,50 および80% SOC における V-I 特性、50% SOC の1~12 秒における出力値変



Fig. 2 Inner current collecting assembly process by newly developed method applied to high power cylindrical Ni-MH battery "ROTHIUMTM" (a) and conventional one (b) for HEVs.



Fig. 3 Representative V-I characteristics at 50% SOC at 25 °C for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery (\bullet) and conventional one (\blacktriangle). Discharge time: 10 sec. at various currents.



Fig. 4 Representative discharge characteristic at various currents for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery.

Charge: 0.1 I_t A for 15 hours at 25 °C.

Discharge: 100, 200, and 300 A to 0.6 V at 25 $^\circ\!C.$

化、20, 30, 40, 50, 60, 70 および 80% SOC の 10 秒目出力特性を Fig. 5, Fig. 6 および Fig. 7 にそれぞ れ示す. なお, V-I 特性および出力の値は, それぞれ の SOC で, 60, 90, 120, 160 および 200 A の通電を おこない,終止電圧を 0.8 V としてもとめた. その他 の条件は, JEVS D713: 2003 の計算方式に準じた. プロシウム[™]は, V-I 特性において, 200 A の高率 においても良い直線相関が認められた (Fig. 5). また,



Fig. 5 Representative V-I characteristics at 25 °C for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery.
▲ 20% SOC, ● 50% SOC, ■ 80% SOC
Discharge time: 10 sec. at various currents.
Discharge current: 60, 90, 120, 160, and 200 A.



Fig. 6 Change in output power at 50% SOC at 25 $^{\circ}$ C with discharging time of newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery (\bullet) and conventional one (\blacktriangle).

その出力は、50% SOC, 1 秒目において 364 W/cell というすぐれた値が得られた (Fig. 6). さらに、20~ 80% SOC の広範囲において、安定した高い出力特性 が得られ、30 から 70% SOC の1 秒目出力は 350 W を超える優れた特性を示している (Fig. 7). つぎに、 この電池の直流抵抗値の温度依存性を Fig. 8 に示す. 図から、その値は、-30 ℃という低温下においても 1 秒目で 16 mΩ, 10 秒目で 8 mΩと低いことがわかる.

プロシウム[™]の25℃,20~80% SOC の入力特 性および50% SOC の1~12 秒における入力値の変



Fig. 7 Dependence of output power characteristics at 10 sec. (\bigcirc) and 1 sec. (\bigcirc) on SOC for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery at 25 °C : conventional one at 10 sec. (\triangle) and 1 sec. (\triangle), respectively.



Fig. 8 Dependence of output internal resistance calculated from slope of linear relation line in V-I characteristics on ambient temperature for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery at 10 sec. (\bigcirc) and 1 sec. (\bigcirc).

化を Fig. 9 および Fig. 10 にそれぞれ示す.入力特性 の値は,20~60% SOC までは,40,60,80,100 および 120 A,70 および 80% SOC では,40,60,80 および 100 A の通電をおこない,入力終止電圧を1.6 V としてもとめた.その他の条件は,JEVS D713:2003 の計算方式に準じた.この電池は,20~80% SOC の 広い領域で,その 10 秒目の出力は 170 W を超えて おり,安定した高い入力特性が得られていることが わかる.また,入力値の経時変化も、3 秒目において



Fig. 9 Dependence of input power characteristics at 10 sec. (\bigcirc) and 1 sec. (\bigcirc) on SOC for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery at 25 °C : conventional one at 10 sec. (\blacktriangle) and 1 sec. (\bigtriangleup) respectively.



Fig. 10 Change in input power at 50% SOC at 25 °C with charge time for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery (\bullet) and conventional one (\blacktriangle).

250 W を超えており,高い出力特性を示しているこ とがわかる.次に,この電池の直流抵抗の温度依存 性を Fig. 11 に示す.直流抵抗は Fig. 9 に示した入 力特性の測定と同様な方法により求めた.図から, -30 ℃という低温下においても1 秒目で 6.9 m Ω, 10 秒目で 11.8 m Ωと低い値を示すことがわかる.した がって,プロシウムTMは,広範囲の SOC および温度 領域ですぐれた出力・入力特性があるといえる.

このように、プロシウム™は従来電池と比較して



Fig. 11 Dependence of input internal resistance calculated from slope of linear relation line in V-I characteristics on ambient temperature for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery at 10 sec. (\bullet) and 1 sec. (\bigcirc).

優れた高出力化・高入力化を達成したことがわかり, HEVの性能向上に寄与するものと期待される.

2.3 充電効率特性の改善

HEV 用途では、モジュール電池を多数直列に接続 して狭い空間に収納するために充放電中に発生する熱 の放出が困難となり、高温雰囲気になることが多い. Ni-MH 電池は、このような環境下では正極の充電効 率の低下が原因で、その容量が顕著に減少するとい う問題があった.そのために、これらの用途では高温 での充電効率の向上が重要な技術課題となっており, その対策として、電解液組成の改良、正極活物質であ る水酸化ニッケルへのコバルトの固溶、あるいは正極 への Y₂O₃ の混合添加などの種々の方法^{9,10} が報告さ れている.今回,高温での充電効率を向上させるため に、希土類元素(ランタノイド系列)のなかでも、著 しく充電効率を向上させる作用があり、かつ安価なイ ッテルビウムを主成分とする複合酸化物で水酸化ニッ ケル粒子の表面を被覆した正極活物質の採用を検討し た. この正極を用いた電池の60℃における充電特性 を Fig. 12 に示す. イッテルビウムで表面被覆した正 極を用いた電池は,80% SOC まで充電電圧の低下が 見られず、酸素ガスの発生が抑制されていることがわ かる.一方,表面被覆していない正極を用いた電池は, 充電量が40%を越えると酸素ガスが発生して、負極 板での酸素ガス吸収により,電池温度が上昇するため, 充電電圧が低下する.また.65℃の高温下における



Fig. 12 Representative charge characteristics for newly developed 6.5 Ah type Ni–MH battery with nickel hydroxide positive electrode containing ytterbium additive at 0.5 I_{t} A at 60 °C.



Fig. 13 Dependence of charging efficiency on SOC at 1 I_t A at high temperature of 65 °C for newly developed 6.5 Ah type Ni–MH battery.

充電効率の SOC 依存性を Fig. 13 に示す. 図より, イ ッテルビウムで被覆することにより, 80% SOC におい て 95% という高い充電効率を示し, 100% SOC にお いても 86%の値を示している. なお, 無被覆の場合は, 図示していないが, 充電効率が低いことを確認した.

2.4 寿命性能の改善

HEV 用電池は,SOC の中間領域で,短時間ではあ るが大電流の充放電をくり返す使用環境下のもとで, 10 年以上の寿命がもとめられている.それを模擬し た試験方法によって,寿命の劣化原因を検証した結果, 負極の劣化が主な原因であることを確認している.負



Fig. 14 Cycle performance at 50% SOC at 25 °C for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery (●) and conventional one (▲). Charge : 50 A to 80% SOC. Discharge : 50 A to 20% SOC. Temperature : 45 °C.

極の劣化の主な原因は,電解液中の水が合金の腐食に よって消費されることによる内部抵抗の増大である. その耐食性の向上のために,合金組成の最適化に加え て,特殊な表面処理による触媒の付与や防食剤の添加 をおこなった.その結果,負極の活性を阻害すること なく,高耐久の電極を開発することができた.

この電極を用いて D サイズの電池を作製し,電池 温度 45 ℃において,充放電電流 50 A,20~80% SOC の部分充放電サイクルをおこなった.その出力 および抵抗の変化を Fig. 14 および 15 にそれぞれ示 す.Fig. 14 から,出力が初期比 60% に低下するまで の総充放電容量が 130 kAh というすぐれた寿命性能 であることがわかる.

3 まとめ

電動工具やハイブリッド電気自動車等の高出力用途 への適用を目指して,高出力用長寿命形 D サイズの ニッケル・水素電池「プロシウム[™] (PROTHIUM[™])」 を開発した.この電池の高率放電特性は,新たに開 発された内部通電による溶接方法を適用することに より,きわめて優れたものになった.その出力密度は 1800 W/kgを達成した.また電池温度 45 ℃,充放電 電流 50 A の部分充放電サイクル寿命試験において, 総充放電容量が 130 kAh 時の出力維持率が 60% とい



Fig. 15 Change in resistance calculated from slope of linear relation line in V-I characteristics for newly developed 6.5 Ah type Ni-MH battery (●) and conventional one (▲).
Charge: 50 A to 80% SOC.
Discharge: 50 A to 20% SOC.
Temperature : 45 °C.

う長寿命を示した. 今後この電池を用いて, ハイブリッ ド電気自動車への適用を想定した電池パックシステム としての性能評価および低コスト化の検討を進める予 定である.

文 献

- Kazuya Okabe, Hiroaki Mori, Kengo Furukawa, Kouichi Sakamoto, Takahiro Itagaki, Satoshi Yokota, Tomonori Kishimoto and Shuichi Izuchi, GS Yuasa Technical Report, 2 (1), 21 (2005).
- 2) Kengo Furukawa, Kazuya Okabe, Hiroaki Mori, Yuko Yano, Toshiki Tanaka, Yoshikatsu Ohtani, and Masaharu Watada, *Proceeding of the 44th Battery Symposium in Osaka* (Japan), p.608 (2003).
- 3) Hiroaki Mori, Kouichi Sakamoto, Kengo Furukawa, Kazuya Okabe, Toshiyuki Nukuda, and Masaharu Watada, Proceeding of the 71st Meeting of The Electrochemical society in Yokohama (Japan), p.250 (2003).
- Kengo Furukawa, Hiroaki Mori, Kouichi Sakamoto, Tomonori Kishimoto, Kazuya Okabe, and Shuichi Izuchi, Proceeding of the 45th Battery Symposium

GS Yuasa Technical Report

in Kyoto (Japan), p.450 (2004).

- 5) Kouichi Sakamoto, Hiroaki Mori, Kengo Furukawa, Tomonori Kishimoto, Kazuya Okabe, and Shuichi Izuchi, *Proceeding of the 45th Battery Symposium in Kyoto* (Japan), p.448 (2004).
- Kengo Furukawa, Toshinori Bando, Yashshi Harada, and Shuichi Izuchi, GS Yuasa Technical Report, 2 (2), 12 (2005).
- 7) Publication of unexamined patent applications JP,

2006-156135.

- 8) Publication of unexamined patent applications JP, 2006-236967.
- Masahiko Oshitani, *Function & Materials*, **19** (18), 13 (1999).
- 10) Mitsuhiro Kodama, Minoru Kuzuhara, Chen Fang Yu, Kaori Shodai, Takashi Ito, Masaharu Watada, and Masahiko Oshitani, *Proceeding of the 40th Battery Symposium in Kyoto* (Japan), p.115 (1999).